

การพัฒนาวัสดุเชื่อมประสานจากกากอุตสาหกรรมเพื่อปรับปรุงคุณภาพดินเหนียวอ่อน



วิทยานิพนธ์เสนอบัณฑิตวิทยาลัย มหาวิทยาลัยนเรศวร เพื่อเป็นส่วนหนึ่งของการศึกษา หลักสูตรวิศวกรรมศาสตรมหาบัณฑิต สาขาวิชาวิศวกรรมโยธา ปีการศึกษา 2564 ลิขสิทธิ์เป็นของมหาวิทยาลัยนเรศวร

การพัฒนาวัสดุเชื่อมประสานจากกากอุตสาหกรรมเพื่อปรับปรุงคุณภาพดินเหนียวอ่อน กรุงเทพ



วิทยานิพนธ์เสนอบัณฑิตวิทยาลัย มหาวิทยาลัยนเรศวร เพื่อเป็นส่วนหนึ่งของการศึกษา หลักสูตรวิศวกรรมศาสตรมหาบัณฑิต สาขาวิชาวิศวกรรมโยธา ปีการศึกษา 2564 ลิขสิทธิ์เป็นของมหาวิทยาลัยนเรศวร วิทยานิพนธ์ เรื่อง "การพัฒนาวัสดุเชื่อมประสานจากกากอุตสาหกรรมเพื่อปรับปรุงคุณภาพดินเหนียว อ่อนกรุงเทพ" ของ ธัญญ์ธนัช อินใย ได้รับการพิจารณาให้นับเป็นส่วนหนึ่งของการศึกษาตามหลักสูตร ปริญญาวิศวกรรมศาสตรมหาบัณฑิต สาขาวิชาวิศวกรรมโยธา

คณะกรรมการสอบวิทยานิพนธ์

	ประธานกรรมการสอบวิทยานิพนธ์
(ผู้ช่วยศาสตราจารย์ ดร.ภาณุวัฒน์ จ้อยกลัด)	
	ประธานที่ปรึกษาวิทยานิพนธ์
(ผู้ช่วยศาสตราจารย์ ดร.พงษ์ธร จุฬพันธ์ทอง)	
(ย้าช่วยสาสตราวารย์ คร พบเหลักลิ์ โบไหยา)	กรรมการผู้ <mark>ทร</mark> งคุณวุฒิภายใน
(รองศาสตราจารย์ ดร.ธวัช สรีวงษ์)	<mark>กรรมการผู้ทรงคุ</mark> ณวุฒิภายใน
(ผู้ช่วยศาสตราจารย์ ดร.สสิกรณณ์ เหลืองวิชชเจริญ)	กรรมการผู้ทรงคุณวุฒิภายใน

อนุมัติ

.....

(ศาสตราจารย์ ดร.กรองกาญจน์ ชูทิพย์) คณบดีบัณฑิตวิทยาลัย

ชื่อเรื่อง	การพัฒนาวัสดุเชื่อมประสานจากกากอุตสาหกรรมเพื่อปรับปรุง
	คุณภาพดินเหนียวอ่อนกรุงเทพ
ผู้วิจัย	ธัญญ์ธนัช อินใย
ประธานที่ปรึกษา	ผู้ช่วยศาสตราจารย์ ดร.พงษ์ธร จุฬพันธ์ทอง
ประเภทสารนิพนธ์	วิทยานิพนธ์ วศ.ม. วิศวกรรมโยธา, มหาวิทยาลัยนเรศวร, 2564
คำสำคัญ	วัสดุเชื่อมประสาน, กากแคลเซียมคาร์ไบด์, ซิลิกาฟูม, ปฏิกิริยาปอซ
	โซลานิก, ดินเหนียวกรุงเทพ, การปรับปรุงคุณภาพดิน

บทคัดย่อ

้งานวิจัยนี้<mark>ศึกษ</mark>าการใช้ประโยชน์กากอุตสาหกรรมเพื่อปรับปรุงคุณภาพดินเหนียวอ่อน กรุงเทพด้วยกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (CCR) และซิลิกาฟูม (SF) โ<mark>ดยศึกษาคุณ</mark>สมบัติทางเคมีและทาง พิสิกส์ของว<mark>ัสดุ</mark>ด้วยเทคนิค Energy dispersive x-ray fluorescence (EDXRF), X-ray diffractometer (XRD), Thermogravimetric analysis (TGA) และ Scanning electron microscopy (SEM) อัตราส่วนระหว่างกากแคลเซียมคาร์ไบด์และ<mark>ซิลิ</mark>กาฟูมถูกออกแบบให้มี ้อัตราส่วนระหว่าง Ca/Si เท่ากับ 1.85, 1.55, 1.25, 0.95 แล<mark>ะ</mark> 0.65 ในการออ<mark>ก</mark>แบบส่วนผสมนั้นมี ้พื้นฐานจากองค์<mark>ปร</mark>ะก<mark>อบทา</mark>งเคมีของวัสดุ ตัวอย่างเพสต์ CC<mark>R-SF</mark> ถูก<mark>น</mark>ำมาวิเคราะห์ด้วยเทคนิค Xray diffractometer (XRD), Thermogravimetric analysis (TGA), Scanning electron microscopy (SEM) แ<mark>ละศึกษากำลังรับแรงอัดของเพสต์และมอร์</mark>ตาร์ ผลการศึกษาพบว่าอัตราส่วน ของแคลเซียมออ<mark>กไซด์ต่อซิลิกอนไดออกไซด์ที่ให้ค่ากำลังอัด</mark>เพสต์แล<mark>ะ</mark>มอร์ตาร์ที่ระยะเวลา 91 วัน สูงสุดคืออัตราส่วน Ca/Si เท่ากับ 1.55 ผลการทดสอบ TGA แสดงปริมาณการสูญเสียน้ำหนักของ แคลเซียมซิลิเกตไฮเดรตภายในเพสต์ CCR-SF โดยรูปแบบการเลี้ยวเบนของรังสีเอ็กซ์บ่งชี้เฟสต่างๆที่ เกิดขึ้นในเพสต์ CCR-SF ในอัตราส่วนต่างๆ ภาพ SEM แสดงถึงการก่อตัวของผลิตภัณฑ์เชื่อมประสาน งานวิจัยนี้ยังศึกษากำลังอัดแกนเดียวของดินเหนียวอ่อนกรุงเทพที่ปรับปรุงด้วยวัสดุเชื่อมประสาน CCR-SF ที่เหมาะสมในปริมาณ 10%, 15%, 20%, 25% และ 30% ของน้ำหนักดินแห้งที่ระยะเวลา ้บ่ม 7, 14, 28, 56 และ 91 วัน ผลการวิจัยพบว่ากำลังอัดของดินเหนียวอ่อนกรุงเทพมีการเพิ่มขึ้นตาม ระยะเวลาบ่ม และเมื่อปริมาณวัสดุเชื่อมประสาน CCR-SF เพิ่มขึ้น กำลังอัดของดินมีการเพิ่มขึ้น ้ในขณะที่ค่าโมดูลัสยืดหยุ่นซีแคนต์ (Secant modulus of elasticity, E50) มีการเปลี่ยนแปลง แนวโน้มในลักษณะเดียวกันกับกำลังอัดของดินที่ถูกปรับปรุง



Title	DEVELOPMENT OF CEMENTITIOUS MATERIALS FROM
	INDUSTRIAL WASTES FOR USING AS STABILIZING SOFT
	BANGKOK CLAY
Author	THUNTHANUT INYAI
Advisor	Assistant Professor Phongthorn Julphunthong, Ph.D.
Academic Paper	M.Eng. Thesis in Civil Engineering, Naresuan University, 2021
Keywords	cementitious materials, calcium carbide residue, silica
	fume, pozzolan reaction, Bangkok clay, soil stabilized

ABSTRACT

This study investigated the utilization of industrial wastes for stabilization of soft Bangkok clay by using calcium carbide residue (CCR) and silica fume (SF). The chemical composition and physical properties of raw materials were analyzed by the energy dispersive x-ray fluorescence (EDXRF), x-ray diffractometer (XRD), scanning electron microscopy (SEM) and thermogravimetric analysis (TGA). The fraction of calcium carbide residue and silica fume was decided to Ca/Si ratio of 1.85, 1.55, 1.25, 0.95 and 0.65 based on their chemical composition. CCR-SF pastes were studied by xray diffractometer (XRD), thermogravimetric analysis (TGA), scanning electron microscopy (SEM). The compressive strength of CCR-SF pastes and mortars also investigated. The test results showed that the mixture with Ca/Si ratio of 1.55 achieved highest compressive strength in CCR-SF paste and mortar for 91 days after casted. The TGA-DTG curves indicated the weight loss of calcium silicate hydrate in CCR-SF pastes. The XRD patterns were used to identified phase formation in the CCR-SF pastes at various compositions. The SEM images illustrated the formation of cementitious products in pastes. This research also investigated the unconfined compressive strength of the stabilized soft Bangkok clay. The CCR-SF binder with highest performance composition was applied for 10%, 15%, 20%, 25% and 30% by weight of dried soil for soil stabilization. The strength development of stabilized soft Bangkok clay with CCR-SF binder is influenced by the binder contents and curing times.

Otherwise, the secant modulus of elasticity (E50) varied in a similar trend as that of the unconfined compressive strength.



ประกาศคุณูปการ

วิทยานิพนธ์ฉบับนี้สำเร็จลุล่วงไปได้ด้วยดีเนื่องจากได้รับความอนุเคราะห์ของผู้ช่วย ศาสตราจารย์ ดร.พงษ์ธร จุฬพันธ์ทอง ประธานที่ปรึกษาวิทยานิพนธ์ ผู้ช่วยศาสตราจารย์ ดร.ทนงศักดิ์ โนไชยา ผู้ช่วยศาสตราจารย์ ดร.สสิกรณณ์ เหลืองวิชชเจริญ และรองศาสตราจารย์ ดร.ธวัช สุริวงษ์ กรรมการผู้ทรงคุณวุฒิที่ได้กรุณาให้คำปรึกษาแนะนำแนวทางในการทำวิจัย สนับสนุนการดำเนิน งานวิจัย แก้ไขข้อบกพร่อง ด้วยความเอาใจใส่อย่างยิ่งตลอดจนผลักดันให้งานวิจัยนี้เสร็จสมบูรณ์และ ทรงคุณค่า

ขอขอบพระคุณทุกท่านที่มีส่วนเกี่ยวข้องในการดำเนินงานวิจัยในครั้งนี้ อาทิเจ้าหน้าที่ ห้องปฏิบัติการ ภาควิชาวิศวกรรมศาสตร์ สาขาวิศวกรรมโยธา และสาขาวิศวกรรมสิ่งแวดล้อม ที่ได้ให้ ความสะดวกในการยืมเครื่องมือในการทำวิจัยและขอบคุณนิสิตปริญญาตรี ภาควิชาวิศวกรรมศาสตร์ สาขาวิศวกรรมโยธา ที่ได้ให้ความช่วยเหลืองานในห้องปฏิบัติการมา ณ ที่นี่

เหนือสิ่<mark>งอื่</mark>นใดผู้วิจัยขอกราบขอบพระคุณ บิดา มารดา ของผู้วิจัยที่ให้กำลังใจและให้การ สนับสนุนในทุกๆด้านอย่างดีที่สุดเสมอมา

คุณค่าแล<mark>ะ</mark>ประโยชน์อันเกิดจากงานวิจัยฉบับนี้ ผู้วิจัยขอมอบและอุทิศให้ผู้มีพระคุณทุกท่านที่ มีส่วนร่วมในการช่วยเหลือสนับสนุนในทุกๆด้านอย่างดีที่สุดเสม<mark>อมา</mark>

ธัญญ์ธนัช อินใย

สารบัญ

	หน้า
บทคัดย่อภาษาไทย	ዋ
บทคัดย่อภาษาอังกฤษ	ຈ
ประกาศคุณูปการ	უ
สารบัญ	ช
สารบัญตาราง	ຈົ
สารบัญภาพ	ติเ
บทที่ 1 บทนำ	1
1.1 ความเป็นมาของปัญหา	1
1.2 วัตถุประสงค์	4
1.3 ปร <mark>ะโยชน์ที่คาดว่าจะไ</mark> ด้รับ	5
1.4 ขอบเขตของงานวิจัย	5
บทที่ 2 เอกสารและงานวิจัย <mark>ที่เกี่ยวข้อง</mark>	6
2.1 ปอร์ตแลนด์ซีเมนต์	6
2.1.1 สารประกอบหลักในซีเมนต์	6
2.1.2 สารประกอบรองในซีเมนต์	7
2.1.3 ปฏิกิริยาไฮเดรชั่นของซีเมนต์ (Hydration of cement)	7
2.2 แคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR)	9
2.3 วัสดุปอซโซลาน (Pozzolan Material)	11
2.3.1 ซิลิกาฟูม (Silica Fume)	11

2.3.1.1 องค์ประกอบทางเคมี12
2.3.1.2 คุณสมบัติทางกายภาพ13
2.3.2 ปฏิกิริยาปอซโซลานิก (Pozzolanic reaction)14
2.4 ดินเหนียว
2.4.1 Silica Tetrahedron
2.4.2 Alumina Octahedron
2.4.3 แร่ดินเหนียว
2.4.3.1 เกาลินไนท์ (Kaolinite)17
2.4.3.2 อิลไลต์ (Illite)17
2. <mark>4.3</mark> .3 มอนต์โมริลโล <mark>ไนต์ (Montm</mark> orillonite)
2. <mark>4</mark> .4 ดิ <mark>นที่</mark> มีความเชื่อมแน่น18
2.5 เทค <mark>นิควิเคราะห์กา</mark> รเลี้ยวเบนของรังสี (X-ray Diffr <mark>actometer,</mark> XRD)21
2.6 เทคนิคการ <mark>เ</mark> รื่องรังสีเอกซ์ (X-ray Fluorescenc <mark>e XRF)</mark> 23
2.7 กล้องจุลทรรศ <mark>น์อิเล็กตรอนแบบส่องกราด (Scanning E</mark> lectron Microscopy, SEM)
2.8 การวิเคราะห์ขนาดอนุ <mark>ภาคโดยวิธีการเลี้ยวเบนข</mark> องแสงเลเซอร์ (Particle size
analyzer by Laser diffraction method)25
2.9 การวิเคราะห์การสูญเสียน้ำหนักเชิงความร้อน (Thermogravimetric Analysis, TGA)
2.10 ทบทวนวรรณกรรมที่เกี่ยวข้อง
2.10.1 การใช้ประโยชน์จากปูนขาว30
2.10.1 การใช้ประโยชน์จากกากแคลเซียมคาร์ไบด์และวัสดุปอซโซลาน

2.10.2 การปรับปรุงดินเหนียวอ่อนกรุงเทพด้วยซีเมนต์	44
2.10.3 การปรับปรุงดินเหนียวกรุงเทพด้วย CCR และวัสดุปอซโซลาน	51
บทที่ 3 วิธีดำเนินงานวิจัย	58
3.1 การวิเคราะห์สมบัติทางกายภาพและสมบัติทางเคมีของวัสดุ	59
3.2 การออกแบบส่วนผสมระหว่างกากแคลเซียมคาร์ไบด์และซิลิกาฟูม	59
3.3 การทดสอบซีเมนต์เพสต์	61
3.3.1 ขั้นตอนการเตรียม	61
3.4 การเตรียมตัวอย่างมอร์ตาร์และการทดสอบกำลังรับแรงอัด	62
3.4.1 การผสมมอร์ตาร์	62
3.4 <mark>.</mark> 2 ก <mark>ารท</mark> ดสอบหาค่าการไห <mark>ล</mark>	63
3. <mark>4</mark> .3 ก <mark>ารห</mark> ล่อมอร์ตาร์ลงแบบ	63
3.4.4 การทุดสอบกำลังอัด	64
3.5 การท <mark>ดสอบดินเหนียว</mark> อ่อนกรุงเทพ (Soft Bangk <mark>ok cla</mark> y, SBC)	64
3.5.1 ขีดจำกัดของแอตเตอร์เบอร์ก (Atterberg's Limit)	64
3.5.1.1 ขั้นตอนการเตรียม	64
3.5.1.2 วิธีการทดสอบ	64
การหาขีดจำกัดเหลว (Liquid Limit)	64
การหาขีดจำกัดพลาสติก (Plastic Limit)	65
3.6 การทดสอบดินซีเมนต์	66
3.6.1 การออกแบบส่วนผสมระหว่างดินเหนียวกรุงเทพากับวัสดุประสาน	66
3.6.2 การทดสอบ Unconfined compression test	66
3.6.1.1 ขั้นตอนการเตรียม	66

3.6.1.2 วิธีการทดสอบ	67
บทที่ 4	68
ผลการวิจัย	68
4.1 ผลการทดสอบคุณสมบัติทางเคมีและคุณสมบัติทางฟิสิกส์ของวัสดุ	68
4.1.1 ผลการวิเคราะห์ทางเคมีของวัสดุด้วยเทคนิค Energy dispersive x-ray fluorescence (EDXRF)	68
4.1.2 ผลการวิเคราะห์วัสดุด้วยเทคนิค X-ray diffraction (XRD)	69
4.1.3 ผลการวิเคราะห์ Thermogravimetric analysis (TGA) ของวัสดุกาก แคลเซียมคาร์ไบด์และซิลิกาฟูม	70
4.1. <mark>4 โครงส</mark> ร้างทางจุลภาคของกากแคลเซียมคาร์ไบด์ ซิลิกาฟูมและดินเหนียว กรุงเทพ	เอ่อน 72
4. <mark>1.5 คุณส</mark> มบัติทางวิศวกรรมของดินเหนียวอ่อนกรุงเทพ (SBC)	72
4.2 คุณ <mark>สมบัติทางวิศวก</mark> รรมของวัสดุเชื่อมประสาน C <mark>CR-SF</mark>	73
4.2.1 กำลังอัดของเพสต์กากแคลเซียมคาร์ไบด์ (CCR-SF paste)	73
4.2.2 ผลการทุดสอบค่าการไหลของมอร์ตาร์ CCR-SF	75
4.2.3 กำลังอัดของมอร์ตาร์กากแคลเซียมคาร์ไบด์-ซิลิกาฟูม (CCR-SF mortar)	76
4.3 การทดสอบ TGA ของเพสต์ CCR-SF	78
4.4 ผลการทดสอบ XRD ของเพสต์ CCR-SF	81
4.5 SEM/EDS ของเพสต์ CCR-SF	87
4.6 Unconfined compressive strength ของดินเหนียวอ่อนกรุงเทพที่ปรับปรุงด้วย	วัสดุ
เชื่อมประสาน	96
บทที่ 5	99
บทสรุป	99

บรรณานุกรม	
9	
ประวัติผู้วิจัย	



สารบัญตาราง

	หน้า
ตาราง 1 แสดงชื่อย่อของสารประกอบที่สำคัญของปูนซีเมนต์ปอร์ตแลนด์	6
ตาราง 2 แสดงปริมาณเฟสของสารประกอบของปูนซีเมนต์ปอร์ตแลนด์	7
ตาราง 3 ตัวอย่างองค์ประกอบทางเคมีโดยประมาณของวัสดุประสาน	13
ตาราง 4 ลักษณะค่าคุณสมบัติกายภาพพื้นฐานของดิน	20
ตาราง 5 สรุปผลการทดสอบ Unconfined compression test ของดิน	21
ตาราง 6 สัดส่วนผ <mark>สมและ</mark> สภาพการบ่มตัวอย่างของเพสต์ปู <mark>นขาว</mark> (NHL)-ซิลิกาฟูม (SF) -
เถ้าลอย (FA) ที่อัตราส่วนน้ำต่อวัสดุเชื่อมประสาน (w/b) เท่ากับ 0.35 [26]	33
ตาราง 7 องค์ประกอบเคมีของกากแ <mark>คลเซียมคา</mark> รไบด์, เถ้าแกลบแ <mark>ละ</mark> ซีเมนต์ปอร์ตแลง	นด์38
ตาราง 8 สัดส่วนผสมของมอร์ตาร์ที่มีวัสดุประสานชนิดใหม่ (CCR+RHA)	39
ตาราง 9 ก <mark>ำลังรั<mark>บแรงอัดขอ</mark>งมอร์ตาร์</mark>	40
ตาราง 10 คุณสมบัติทางกายภาพขอวัสดุ	41
ตาราง 11 องค์ประกอบทางเคมีของวัสดุ	42
ตาราง 12 สัดส่วนผสมของคอนกรีต	43
ตาราง 13 คุณสมบัติของดินเหนียวอะริเอเคะ (Ariake clay)	47
ตาราง 14 องค์ประกอบทางเคมีของวัสดุจากเทคนิคการเรื่องรังสีเอกซ์ (X-ray	
Fluorescence XRF)	52
ตาราง 15 องค์ประกอบทางเคมีของกากแคลเซียมคาร์ไบด์และซิลิกาฟูมจากเทคนิค	
Energy Dispersive X-Ray Fluorescence Spectrometer (EDXRF)	59
ตาราง 16 อัตราส่วนระหว่างแคลเซียมออกไซด์ต่อซิลิกาที่แตกต่างกัน	60

ตาราง 17 แสดงปริมาณกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (CCR) และปริมาณซิลิกาฟูม (SF) จากการ
แก้สมการในอัตราส่วนที่แตกต่างกัน61
ตาราง 18 สัดส่วนระหว่างกากแคลเซียมคาร์ไบด์และซิลิกาฟูมโดยน้ำหนัก61
ตาราง 19 แสดงปริมาณวัสดุที่ใช้ในการผสมเพื่อหล่อตัวอย่างมอร์ตาร์62
ตาราง 20 ตารางสัดส่วนผสมของดินเหนียวปรับปรุงด้วยวัสดุเชื่อมประสาน OPC และ
CCR-SF
ตาราง 21 แสดงองค์ประกอบทางเคมีของวัสดุ CCR, SF และ SBC
ตาราง 22 แสดงค่ากำลังอัดของเพสต์ CCR-SF ที่ระยะเวลาบุ่มต่างๆ73
ตาราง 23 ผลการทดสอบหาค่าการไหลของมอร์ตาร์ CCR-SF แต่ละส่วนผสม75
ตาราง 24 แสดง <mark>ค่า</mark> กำลังอัดของมอร์ <mark>ตาร์ CCR-SF</mark> ที่ระยะเวลาบ่ <mark>มต่า</mark> งๆ76
ตาราง 2 <mark>5 แสดงค่ากำลังอัดของด</mark> ินแต่ <mark>ละส่วนผส</mark> มที่ระยะเวลาบ่ม 7 วัน, 14 วัน, 28 วัน, 56
วันและ 91 วัน

สารบัญภาพ

	หน้า
ภาพ 1 ชั้นดินย่อยทั่วไปของดินเหนียวกรุงเทพ	1
ภาพ 2 แผนที่ความหนาของของชั้นดินเหนียวอ่อนกรุงเทพฯ	2
ภาพ 3 แผนผังแสดงการก่อตัวและปฏิกิริยาไฮเดรชั่นของซีเมนต์ปอร์ตแลนด์	9
ภาพ 4 พื้นที่กำจัดของกากแคลเซียมคาร์ไบด์	10
ภาพ 5 SEM ของกากแคลเซียมคาร์ไบด์ที่กำลังขยาย 5,000 เท่า	11
ภาพ 6 รูปแบบ XRD ของกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR)	
(C:Carbon	11
ภาพ 7 รูปถ่ายอนุภาคของซิลิกาฟูมควบแน่น	14
ภาพ 8 การจัดเรียงตัวของ Silica tetrahedron (a) แบบหน่วยเดี่ยว (b) หลายๆหน่วยเก	าาะ
กลุ่ม	16
ภาพ 9 การจัดเรียงตัวของ Alumina Octahedron (a) แบบหน่วยเดี่ยว (b) หลายๆหน่ว	ย
เกาะกลุ่ม	16
ภาพ 10 โครงสร้างของ (a) เก <mark>าลินไนท์ (b) อิลไลต์ แล</mark> ะ (c) มอนต์โมริลโลไนต์	16
ภาพ 11 เม็ดดินเกาลินไนท์ (Kaolinite) ขนาดประมาณ 6 ไมครอน (เล็กกว่าเหรียญบา	ท
ประมาณ	17
ภาพ 12 แนวคิดของโครงสร้างดินแบบ Dispersed และ Flocculated	18
ภาพ 13 SEM ของดินเหนียวกรุงเทพที่กำลังขยาย 3000 เท่า	19
ภาพ 14 ผลการทดสอบดินเหนียวกรุงเทพฯ ด้วยเทคนิค XRD (C = Carbon, Cc = Calc	ite,
Cr = Cristobolite, G = Gypsum, I = Illite, K = Kaolinite, M = Montmorillonite,	19
ภาพ 15 รูปตัดชั้นดิน (Soil profile) และคุณสมบัติของดินเหนียวกรุงเทพในกรณีศึกษา	120

ภาพ 16 การกระจายสเปคตรัมจากเหล็กที่มีคาร์บอน 0.4% ที่มีพีคสูงสุดเนื่องจาก BCC $oldsymbol{lpha}$ -
Fe แต่
ภาพ 17 แสดงตัวอย่างสเปคตรัมของตัวอย่างดินที่วัดด้วย EDXRF spectrometer23
ภาพ 18 Scanning electron micrograph ของการแตกหักแบบเหนียวที่ผิวในโมลิบดีนัม24
ภาพ 19 แผนภาพแสดงโครงสร้างพื้นฐานการวัดของเครื่องมือโดยวิธีการเลี้ยวเบนของ
เลเซอร์
ภาพ 20 แผนภาพแสดงผลการวัดการกระจายความเข้มการกระเจิงแสงโดยอนุภาคสีน้ำ
เงินซึ่งลำแสง
ภาพ 21 แผนภาพแส <mark>ดงกา</mark> รกระจายขนาดอนุภาคที่คำนวณจากผลลัพธ์การวัดในภาพ 20
ภาพ 22 ขั้นตอนการสลายตัวของแคล <mark>เซียมออก</mark> ซาเลตโมโนไฮเดร <mark>ต</mark> : มวลตัวอย่าง 19
มิลลิกรัม,
ภาพ 23 เ <mark>ค</mark> รื่องชั่งสา <mark>รเชิง</mark> ความร้อนที่มีรูปแบบการบรรจุใ <mark>ส่ด้านบน,</mark> การแขวนและการจัด
แนวราบ
ภาพ 24 เส้นโ <mark>ค้ง</mark> TG <mark>A และ SDTA แสดงการขจัดน้ำของการตก</mark> ผลึกจากคอปเปอร์ซัลเฟ
ตเพนตะไฮเดรต เส้นโค้งสีแด <mark>งที่วัด</mark> ด้ว <mark>ยผลึกที่ค่อนข้างหย</mark> าบ เส้นโค้งสีดำที่วัดด้วยผลึกที่มี
ละเอียด ขั้นตอนที่ 1 และขั้นตอนที่ 3 ในเส้นโค้งของผลึกที่บดละเอียดมีการเลื่อนมากกว่า
10 เคลวินไปที่อุณหภูมิต่ำลง29
ภาพ 25 ผลการทดสอบ TEM photomicrograph ของพอร์ตแลนด์ไดต์ใน (a)ปูนขาว 1 ปี
(b) ปูนขาว 14 ปี (c) ปูนขาวใหม่ [25]
ภาพ 26 รูปแบบ XRD ของพอร์ตแลนด์ไดต์ใน (a)ปูนขาว 1 ปี (b) ปูนขาว 14 ปี (c) ปูน
ขาวใหม่ (P : Portlandite และ CC : Calcite) [25]31
ภาพ 27 แสดง SEM ของ (a) มอร์ตาร์ปูนขาวที่ถูกเก็บภายใต้ความชื้น 1 ปี (b) มอร์ตาร์ปูน
ขาวที่ถูกเก็บภายใต้ความชื้น 14 ปี ที่พื้นผิวเป็นพื้นที่ของการเกิดปฏิกิริยา carbonated (c)

มอร์ตาร์ปูนขาวใหม่ และเสริมด้วยฮิสโตแกรมแสดงขนาดของแคลไซต์ (S, ในหน่วย µm) กับความถี่ (F, ในหน่วยเปอร์เซ็นต์) [25]32
ภาพ 28 อิทธิพลจากความละเอียดของปูนขาวต่อกำลังอัดของเพสต์ที่มีปริมาณซิลิกาฟูม 10% เถ้าลอย 30% และปูนขาว 60% ที่อัตราส่วนน้ำต่อวัสดุเชื่อมประสาน (w/b) เท่ากับ 0.35 โดยที่บ่มตัวอย่างในน้ำภายใต้อุณหภูมิห้อง [26]33
ภาพ 29 แสดงผลกระทบจากสภาพการบ่มต่อกำลังอัดของเพสต์ที่มีส่วนผสมด้วยซิลิกาฟูม 10% เถ้าลอย 30% และปูนขาว 60% ที่อัตราส่วนน้ำต่อวัสดุเชื่อมประสาน (w/b) เท่ากับ 0.35 [26]
ภาพ 30 รูปถ่ายโครงสร้างจุลภาคของเพสต์กากแคลเซียมคาร์ไบด์-เถ้าลอยบด (CCR-GFA paste) ที่อัตราส่วนน้ำต่อส่วนผสมระหว่างกากแคลเซียมคาร์ไบด์-เถ้าลอย (Water-to- binder, W/B) เท่ <mark>ากั</mark> บ
ภาพ 31 รูปแบบ X-ray diffraction ของ CCR, GFA และเพสต์ CCR-GFA37 ภาพ 32 ความสัมพันธ์ระหว่างกำลังรับแรงอัดของมอร์ตาร์ CCR-RHA และอายุ40
ภาพ 33 รูปถ่าย <mark>อนุภาค (Particle images) ของ (a) เถ้าชานอ้อยและ</mark> (b) กาก แคลเซียมคาร์ไบด์
ภาพ 34 ความสัมพันธ์ระหว่างค่ากำลังอัดของมอร์ตาร์และการแทนที่ของเถ้าชานอ้อย (BA) ในกาก
ภาพ 35 ความสัมพันธ์ระหว่างกำลังรับแรงอัดและอายุของคอนกรีต43
ภาพ 36 แผนภาพของการเปลี่ยนแปลงโครงสร้างดินซีเมนต์ระหว่างการบ่ม
ภาพ 37 การใช้ปูนขาว (Lime) ปรับปรุงค่า Unconfined compressive strength ของดิน46
ภาพ 38 (a) ตัวอย่างดินเหนียว 1 ที่เตรียมขึ้นมาที่ปริมาณน้ำ 185% และ (b) ตัวอย่างดิน เหนียว 2
ภาพ 39 (a) ตัวอย่างดินเหนียว 1 ผสมปูนขาวที่ปริมาณ 10% ที่ระยะเวลาบ่ม 7 วัน และ (b)

ภาพ 40 (a) ตัวอย่างดินเหนียว 1 ผสมปูนขาวที่ปริมาณ 20% ที่ระยะเวลาบ่ม 7 วัน และ
(b)48
ภาพ 41 (a) กำลังอัดของดินเหนียว 1 ที่ปรับปรุงด้วยซีเมนต์ปอร์ตแลนด์และ (b) กำลังอัด
ของดิน
ภาพ 42 โซนพื้นที่ปฏิกิริยาของดินเหนียวซีเมนต์51
ภาพ 43 การพัฒนากำลังของดินเหนียวปรับปรุงด้วย CCR และ BA ที่ปริมาณน้ำและ
ปริมาณ53
ภาพ 44 การพัฒนาการกำลังข <mark>องดินเหนียวปรับปรุงด้</mark> วยอัตราส่วน CCR:BA แตกต่างกัน.53
ภาพ 45 การพัฒนาก <mark>ำลังข</mark> องดินเหนียวที่ปรับปรุงด้วย C <mark>CR แ</mark> ละ BA ที่ปริมาณส่วน
ประสานต่างกัน
ภาพ 46 รูปดินเหนียวที่ปรับปรุงจากเทคนิค SEM (a) ส่วนประสาน 10% ที่ระยะเวลาการ
บ่ม 28 วัน
ภาพ 47 แสดงผล SEM ด้วยเทคนิค EDS ของดินเหนียวปรับปรุงด้วยส่วนประสาน 30% ที่
ภาพ 48 XRD ของดินเหนียวที่ปรับปรุงที่ระยะเวลาการบุ่ม 28, 90 และ 150 วัน (1:quartz,
ภาพ 49 โครงสร้างผลึกจากการทดสอบ XRD ของ a) ซิลิกาฟูม (SF) , b) กาก
แคลเซียมคาร์ไบด์ (CCR) และ c) ดินเหนียวกรุงเทพ (SBC)
ภาพ 50 ผล TGA-DTG ของวัสดุ (a) กากแคลเซียมคาร์ไบด์ (CCR) และ (b) ซิลิกาฟูม (SF)71
ภาพ 51 แสดงภาพถ่ายโครงสร้างทางจุลภาคของ a) กากแคลเซียมคาร์ไบด์ (CCR), b) ซิลิ
กาฟูม (SF) และ c) ดินเหนียวอ่อนกรุงเทพ (BA)72
ภาพ 52 ผลกำลังอัดของเพสต์ CCR-SF ที่อัตราส่วน Ca/Si ต่างกันที่ระยะเวลาบ่ม 7, 14,
28, 56 และ 91 วัน ด้วยอัตราส่วนน้ำต่อวัสดุเชื่อมประสาน (w/b) เท่ากับ 0.6573

ภาพ 53 อัตราการเพิ่มกำลังอัดของเพสต์ CCR-SF แต่ละอัตราส่วน Ca/Si ที่ระยะเวลาบ่ม
ต่างๆเทียบกับค่ากำลังอัดที่ระยะเวลาบ่ม 7 วัน74
ภาพ 54 ผลทดสอบกำลังอัดของมอร์ตาร์ CCR-SF ที่อัตราส่วน CaO/SiO₂ เท่ากับ 1.85,
1.55, 1.25, 0.95, 0.65 ที่ระยะเวลาบ่ม 7, 14, 28, 56 และ 91 วัน76
ภาพ 55 อัตราการเพิ่มกำลังอัดของมอร์ตาร์ CCR-SF แต่ละอัตราส่วน Ca/Si ตามระยะเวลา บ่มที่เปรียบเทียบกับระยะเวลาบ่ม 7 วัน77
ภาพ 56 การสูญเสียน้ำหนักของเพสต์ CCR-SF แต่ละอัตราส่วน Ca/Si ที่ระยะเวลาบ่ม 56 วัน
ภาพ 57 แสดงปริมา <mark>ณแค</mark> ลเซียมซิลิเกตไฮเดรตจากการส <mark>ลาย</mark> มวลจากผล TGA และค่า
กำลังอัดของเพสต์ CCR-SF แต่ละอัตราส่วน Ca/Si ที่ระยะเวลาปม 56 วัน
ภาพ 58 แสดงผ <mark>ล DTG ของเพสต์ Ca/Si เท่ากับ 1.85, 1.55, 1.25, 0.9</mark> 5 และ 0.65 ที่
ระยะเวลา 56 วัน
ภาพ 59 รูปแบบ XRD ของเพสต์ Ca/Si -1.85 ที่ระยะเวลาบ่ม 7, 14, 28, 56 และ 91 วัน81
ภาพ 60 รูปแบ <mark>บ XRD ของเพส</mark> ต์ Ca/Si -1.55 ที่ระยะเว <mark>ลาบุ่ม</mark> 7, 14, 28, 56 และ 91 วัน 82
ภาพ 61 รูปแบบ XR <mark>D ของเพสต์ Ca/Si -1.25 ที่ระยะเวลาบ่ม</mark> 7, 14, 28, 56 และ 91 วัน 84
ภาพ 62 รูปแบบ XRD ของเพสต์ Ca/Si -0.95 ที่ระยะเวลาบุ่ม 7, 14, 28, 56 และ 91 วัน 85
ภาพ 63 รูปแบบ XRD ของเพสต์ Ca/Si -0.65 ที่ระยะเวลาบ่ม 7, 14, 28, 56 และ 91 วัน 86
ภาพ 64 แสดงภาพ SEM ของเพสต์ CCR-SF ที่อัตราส่วน Ca/Si -1.85 ที่ระยะเวลาบ่ม 7 วัน
ด้วย (a) กำลังขยาย 1,000x (b) กำลังขยาย 5,000x , ระยะเวลาบ่ม 28 วันด้วย (c)
กำลังขยาย 1,000x (d) กำลังขยาย 5,000x , ระยะเวลาบ่ม 56 วันด้วย (e) กำลังขยาย
1,000x และ (f) กำลังขยาย 5,000x87
ภาพ 65 แสดงภาพ SEM ของเพสต์ CCR-SF ที่อัตราส่วน Ca/Si -1.55 ที่ระยะเวลาบ่ม 7
วันด้วย (a) กำลังขยาย 1,000x (b) กำลังขยาย 5,000x , ระยะเวลาบ่ม 28 วันด้วย (c)

กำลังขยาย 1,000x (d) กำลังขยาย 5,000x , ระยะเวลาบ่ม 56 วันด้วย (e) กำลังขยาย	
1,000x และ (f) กำลังขยาย 5,000x	.89
ภาพ 66 แสดงภาพ SEM ของเพสต์ CCR-SF ที่อัตราส่วน Ca/Si -1.25 ที่ระยะเวลาบ่ม 7 ว่	วัน
ด้วย (a) กำลังขยาย 1,000x (b) กำลังขยาย 5,000x , ระยะเวลาบ่ม 28 วันด้วย (c)	
กำลังขยาย 1,000x (d) กำลังขยาย 5,000x , ระยะเวลาบ่ม 56 วันด้วย (e) กำลังขยาย	
1,000x และ (f) กำลังขยาย 5,000×	.91
ภาพ 67 แสดงภาพ SEM ของเพสต์ CCR-SF ที่อัตราส่วน Ca/Si -0.95 ที่ระยะเวลาบ่ม 7 ว่	วัน
ด้วย (a) กำลังขยาย 1,000x (b) กำลังขยาย 5,000x , ระยะเวลาบ่ม 28 วันด้วย (c)	
กำลังขยาย 1,000x (d) กำลังขยาย 5,000x , ระยะเวลาบ่ม 56 วันด้วย (e) กำลังขยาย	
1,000x และ (f) กำลังขยาย 5,000x	.93
ภาพ 68 แสดงภ <mark>าพ</mark> SEM ของเพสต์ CCR-SF ที่อัตราส่วน Ca/Si <mark>-0.6</mark> 5 ที่ระยะเวลาบ่ม 7 ว่	วัน
ด้วย (a) ก <mark>ำ</mark> ลังขยาย 1,000x (b) กำลังขยาย 5,000x , ระยะเวลาบุ่ม 28 วันด้วย (c)	
กำลังขยาย 1,0 <mark>00</mark> x d) กำลังขยาย 5,000x , ระยะเวลาบ่ม 56 วัน <mark>ด้วย</mark> (e) <mark>ก</mark> ำลังขยาย	
1,000x และ (f) กำลังขยาย 5,000x	.95
ภาพ 69 แ <mark>สดงค่า unconfined c</mark> ompressive strength ของดินเหนียวอ่อนกรุงเทพที่	
ปรับปรุงวัสดุเชื่อมปร <mark>ะสาน CCR-SF และซีเมนต์ปอร์ตแลนด์</mark>	.97
ภาพ 70 แสดงการพัฒนาค่าโมดูลัสยืดหยุ่นซีแคนต์ (E ₅₀) ของดินเหนียวอ่อนกรุงเทพที่	
ปรับปรุงด้วยวัสดุเชื่อมประสาน CCR-SF อัตราส่วน Ca/Si -1.55 และซีเมนต์ปอร์ตแลนด์เ	ที่
ระยะเวลาบุ่ม 7, 14, 28, 56 และ 91 วัน	.98

บทที่ 1 บทนำ

1.1 ความเป็นมาของปัญหา

ดินเหนียวกรุงเทพซึ่งเป็นชั้นดินบนสุดของโครงสร้างทางธรณีวิทยาที่ราบภาคกลางตอนล่าง ในประเทศไทย ซึ่งตั้งอยู่บริเวณอ่าวไทยตอนบน ซึ่งเกิดจากการท่วมของระดับน้ำทะเลในยุคโฮโลซีน (Holocene) เมื่อประมาณ 8,000 ปีก่อนจนมาถึงจุดสูงสุดที่ประมาณ 6,000 ปีก่อน คือปัจจัยสำคัญ ที่สุดของการสร้างลักษณะภูมิประเทศ การสะสมตะกอนอย่างรวดเร็วบริเวณแม่น้ำเจ้าพระยาที่มี ปฏิกิริยากับน้ำทะเลก่อให้เกิดการซะลอตัวของตะกอนจำนวนมากทำให้เกิดพื้นที่สามเหลี่ยมปาก แม่น้ำขนาดใหญ่ ซึ่งพื้นที่สามเหลี่ยมนี้ประกอบด้วยดินเหนียวทะเล (Marine clay) หรือดินเหนียว กรุงเทพ (Bangkok clay) ภายใต้ที่ราบน้ำทะเลและน้ำกร่อยขยายไปทางทิศเหนือ



ภาพ 1 ชั้นดินย่อยทั่วไปของดินเหนียวกรุงเทพ [1]

โดยดินเหนียวกรุงเทพมีลักษณะสีเทาและเทาอมเขียว มีแร่ดินเหนียวประกอบด้วยมอนต์โม ริลโลไนต์ (Montmorillonite) ประมาณ 60%, เคโอลิไนต์ (Kaolinite) ประมาณ 25% และอิลไลต์ (Illite) ประมาณ 15% จัดเป็นดินเหนียวประเภทที่มีการขยายตัวสูง มีค่าขีดจำกัดเหลวและความไว ตัวสูง ซึ่งการบีบอัดตัวของดินเหนียวกรุงเทพจะขึ้นอยู่กับแร่ดินเหนียว เช่นเดียวกับค่าขีดจำกัดเหลว (Liquid limit) ที่สูงการบีบอัดตัวก็จะสูงเช่นเดียวกัน ให้เกิดการทรุดตัวและมีกำลังรับแรงเฉือนต่ำโดย ธรรมชาติอยู่ในช่วง 0.6 – 1.5 ตันต่อลูกบาศก์เมตร ทำให้ในงานก่อสร้างที่มีสภาพดินเป็นดินเหนียว อ่อนหรือดินเหนียวกรุงเทพต้องใช้กระบวนการปรับปรุงคุณภาพของดิน [1]



ภาพ 2 แผนที่ความห<mark>นาของของชั้น</mark>ดินเหนียวอ่อนกรุงเทพฯ [2]

การปรับปรุงคุณภาพดินสามารถทำได้หลายวิธี สามารถแบ่งออกเป็นสองประเภทกว้างๆ วิธีการแรกคือการปรับปรุงคุณภาพดินเชิงกล (Mechanical stabilization) ด้วยกระบวนการ ปรับเปลี่ยนลักษณะทางกายภาพของอนุภาคดินด้วยการให้พลังงานจากการสั่นสะเทือน (Vibration) และการบดอัด (Compaction) อีกวิธีการหนึ่งคือการปรับปรุงคุณภาพดินเชิงเคมี (Chemical stabilization) ซึ่งวิธีนี้ส่วนใหญ่ขึ้นอยู่กับปฏิกิริยาทางเคมีระหว่างวัสดุปรับปรุงคุณภาพ (Stabilizer) หรือวัสดุเชื่อมประสาน (Cementitous material) และองค์ประกอบทางแร่ในดิน (Soil minerals) [3]

โดยทั่วไปมีการนำซีเมนต์มาผสมเพิ่มเข้าไปในดินเหนียวเพื่อปรับปรุงและคุณสมบัติทาง วิศวกรรมของดินเหนียว อย่างไรก็ตามส่งผลต่อต้นทุนการก่อสร้างที่สูงขึ้น รวมถึงผลกระทบต่อ สิ่งแวดล้อมทางอ้อมในด้านการบริโภคซีเมนต์ปัจจุบันในประเทศ [4, 5] เพื่อให้สอดคล้องกับการใช้ วัสดุในงานก่อสร้างที่เป็นมิตรกับสิ่งแวดล้อมให้มากขึ้น งานวิจัยนี้จึงมุ่งไปที่การนำกาก แคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) กับซิลิกาฟูม (Silica fume, SF) เพื่อเป็นวัสดุ เชื่อมประสานแทนที่การใช้ซีเมนต์ เนื่องจากวัสดุทั้งสองที่กล่าวมามีความสามารถในการทำปฏิกิริยา ปอซโซลานิก (Pozzolanic reaction) เกิดผลิตภัณฑ์แคลเซียมซิลิเกตไฮเดรต (Calcium silicate hydrate, C-S-H) ที่เป็นผลิตภัณฑ์หลักที่มีคุณสมบัติให้กำลังรับแรงอัดในส่วนผสมคล้ายกับใน ปฏิกิริยาไฮเดรชั่นของซีเมนต์ Chai Jaturapitakkul และคณะ [6] ได้ศึกษาวัสดุเชื่อมประสานจากการใช้ประโยชน์กาก แคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) และเถ้าแกลบ (Rice husk ash, RHA) ซึ่งเถ้า แกลบเป็นผลพลอยได้จากการเผาแกลบข้าวโดยมีองค์ประกอบทางเคมีเป็นแหล่งให้ซิลิกา (SiO₂) ที่สูง ถึง 78.22% และกากแคลเซียมคาร์ไบด์มีปริมาณแคลเซียมออกไซด์ (CaO) เท่ากับ 51.94% โดยทำ การออกแบบมอร์ตาร์ที่มีสัดส่วนระหว่าง CCR : RHA เท่ากับ 20 : 80 (20C80R), 35 : 65 (35C65R), 50 : 50 (50C50R), 65 : 35 (65C35R) และ 80 : 20 (80C20R) พบว่าค่ากำลังอัดของมอร์ตาร์ขึ้นอยู่ กับสัดส่วนใช้ผสมของกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) และเถ้าแกลบ (Rice husk ash, RHA) ซึ่งมอร์ตาร์ที่มีสัดส่วนผสมระหว่าง CCR : RHA (50C50R) ให้ค่ากำลังอัด สูงสุดเท่ากับ 15.6 MPa และ 19.1 MPa ที่ระยะเวลาบ่ม 28 วันและ 180 วันตามลำดับ

Chaiyanunt Rattanashotinunt และคณะ [7] ได้นำกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) ที่มีปริมาณแคลเซียมไฮดรอกไซด์สูงและเถ้าชานอ้อย (Bagasse ash, BA) ที่ เป็นวัสดุปอซโซลาน (Pozzolan material) ซึ่งสามารถเกิดปฏิกิริยาปอซโซลานิกที่ให้ผลิตภัณฑ์คล้าย กับผลิตภัณฑ์จากปฏิกิริยาไฮเดรชั่นของซีเมนต์มาใช้เป็นวัสดุเชื่อมประสานแทนที่ซีเมนต์ในคอนกรีต โดยพบว่าส่วนผสมมอร์ตาร์ที่เหมาะสมคือส่วนผสมที่ใช้สัดส่วนระหว่างกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) และเถ้าชานอ้อย (Bagasse ash, BA) เท่ากับ 50:50 โดยน้ำหนัก เนื่องจากให้ค่ากำลังอัดของมอร์ตาร์สูงสุดเท่ากับ 4.9 MPa ที่ระยะเวลาบ่ม 7 วัน และ 12.5 MPa ที่ ระยะเวลาบ่ม 28 วัน

Songsuda Vichan และคณะ [8] ได้ปรับปรุงดินเหนียวกรุงเทพด้วยกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) และเถ้าชีวมวล (Biomass ash, BA) โดยอัตราการผสมของวัสดุ CCR : BA เท่ากับ 60:40 เป็นการผสมที่เหมาะสมสำหรับปรับปรุงคุณภาพดินเหนียวอ่อนกรุงเทพ จากปริมาณของวัสดุเชื่อมประสานต่อดินเหนียวที่ 5-15% กำลังของดินเหนียวมีการเพิ่มขึ้นอย่าง ชัดเจนจากค่า Unconfined compressive strength ของดินเหนียวที่ปรับปรุงคุณภาพโดยวิธี Unconfined compression test ซึ่งปฏิกิริยาปอซโซลานิกเกิดขึ้นเมื่อกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) ทำปฏิกิริยากับซิลิกาและอลูมินาที่ละลายจากดินเหนียวและเถ้า มวลชีวภาพ (Biomass ash, BA) เมื่อปริมาณผลิตภัณฑ์จากปฏิกิริยาปอซโซลานิกเพิ่มสูงขึ้นทำให้เกิด พันธะระหว่างอนุภาคดินเหนียวและผลทดสอบทางโครงสร้างจุลภาคบ่งชี้ว่าโครงสร้างผลึกที่มีความ หนาแน่นเกิดขึ้นจากผลิตภัณฑ์ปฏิกิริยาปอซโซลานิกเติมช่องว่างส่งผลให้คุณสมบัติทางวิศวกรรม เพิ่มขึ้น

ถึงแม้ว่าในปัจจุบันมีงานวิจัยจำนวนหนึ่งศึกษาการใช้กากแคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) และวัสดุปอซโซลานที่มีความสามารถในการเกิดปฏิกิริยาปอซโซลานิก (Pozzolanic reaction) ให้ผลิตภัณฑ์แคลเซียมซิลิเกตไฮเดรต (C-S-H) ที่มีลักษณะเหมือนกับ

ผลิตภัณฑ์จากปฏิกิริยาไฮเดรชั่นของซีเมนต์เป็นวัสดุเชื่อมประสานเพื่อปรับปรุงคุณภาพของดิน โดย การออกแบบสัดส่วนผสมระหว่างกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) และ วัสดุปอซโซลาน (CCR : Pozzolan Material) ในอัตราส่วนที่แตกต่างกันเพื่อวิเคราะห์การ เกิดปฏิกิริยาปอซโซลานิกของวัสดุเชื่อมประสานจากค่ากำลังรับแรงอัดของมอร์ตาร์หรือในด้านการใช้ เป็นวัสดุปรับปรุงค่า Unconfined compressive strength ของดิน แต่ถ้าหากพิจารณาสมการทาง เคมีของการเกิดผลิตภัณฑ์แคลเซียมซิลิเกตไฮเดรต (Calcium silicate hydrate, C-S-H) ในสมการที่ 1.1 [9]

$$3[Ca(OH)_{2}] + 2[SiO_{2}] = [3(CaO) \cdot 2(SiO_{2}) \cdot 3(H_{2}O)]$$
(1.1)

จากสมการ 1.1 มวลอะตอมของสารตั้งต้นที่ทำปฏิกิริยากันระหว่างแคลเซียมไฮดรอกไซด์ (Ca(OH)₂) 222 ส่วนต่อซิลิกอนไดออกไซด์ (SiO₂) 120 ส่วน คิดเป็นอัตราส่วนระหว่างแคลเซียมไฮดร อกไซด์และซิลิกอนไดออกไซด์เท่ากับ 1.85 เพื่อทำให้เกิดผลิตภัณฑ์แคลเซียมซิลิเกตไฮเดรตที่มีมวล อะตอมเท่ากับ 342 ซึ่งในงานวิจัยที่ศึกษาค่ากำลังอัดของมอร์ตาร์ของกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) และวัสดุปอซโซลาน (Pozzolan Material) มีอัตราส่วนระหว่าง แคลเซียมไฮดรอกไซด์และซิลิกาออกไซด์ของส่วนผสมที่ให้ค่ากำลังอัดมอร์ตาร์สูงสุดไม่สอดคล้องกับ สมการที่ 1.1 [6, 7] ดังนั้นในงานวิจัยนี้จึงทำการศึกษาอัตราส่วนผสมโดยยึดสมการที่ 1.1 เป็นหลักใน การออกแบบส่วนผสมระหว่างกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) และซิลิกา ฟูม (Silica fume, SF) โดยศึกษาคุณสมบัติของวัสดุเชิงลึกเพื่อใช้ในการออกแบบส่วนผสม ศึกษา โครงสร้างทางจุลภาคของเพสต์และศึกษาค่ากำลังอัดของมอร์ตาร์ที่ให้กำลังอัดสูงสุดและโครงสร้าง ทางจุลภาคของเพสต์เพื่อพิจารณาความเกี่ยวข้องระหว่างอัตราส่วนของแคลเซียมไฮดรอกไซด์ (Ca(OH)₂) ต่อซิลิกอนไดออกไซด์ (SiO₂) จากสมการการเกิดปฏิกิริยาของทั้งสองวัสดุ นอกจากนี้ยัง เป็นการนำวัสดุเหลือใช้จากอุตสาหกรรมมาใช้ประโยชน์ในด้านงานก่อสร้างและแทนที่ซีเมนต์ในการ ปรับปรุงคุณภาพของดินด้วยกระบวนการเซิงเคมี (Chemical stabilization)

1.2 วัตถุประสงค์

 ศึกษาองค์ประกอบทางเคมีและโครงสร้างจุลภาคของวัสดุกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) และซิลิกาฟูม (Silica fume) รวมทั้งสารเชื่อมประสานที่เกิดจาก ปฏิกิริยาระหว่างกากแคลเซียมคาร์ไบด์-ซิลิกาฟูม

2. ศึกษาผลของอัตราส่วนกากแคลเซียมคาร์ไบด์ต่อซิลิกาฟูม (CCR/SF) จากการวิเคราะห์ องค์ประกอบทางเคมีต่อการเปลี่ยนแปลงกำลังอัดของมอร์ตาร์ 3. ศึกษาอิทธิพลของวัสดุกากแคลเซียมคาร์ไบด์ต่อซิลิกาฟูม (CCR/SF) ต่อการเป็นวัสดุ เชื่อมประสานเพื่อปรับปรุงคุณสมบัติทางวิศวกรรมของดินเหนียวอ่อนกรุงเทพ

1.3 ประโยชน์ที่คาดว่าจะได้รับ

 ทราบถึงองค์ประกอบทางเคมีและโครงสร้างจุลภาคของวัสดุกากแคลเซียมคาร์ไบด์และซิลิ กาฟูมรวมทั้งสารเชื่อมประสานที่เกิดจากปฏิกิริยาระหว่างกากแคลเซียมคาร์ไบด์-ซิลิกาฟูม

2. ทราบผลของอัตราส่วนของกากแคลเซียมคาร์ไบด์ต่อซิลิกาฟูม (CCR/SF) ต่อการ เปลี่ยนแปลงกำลังอัดของมอร์ตาร์

3. ทราบถึงอิทธิพลของวัสดุกากแคลเซียมคาร์ไบด์ต่อซิลิกาฟูม (CCR/SF) ที่เหมาะสมนำมา แทนที่ซีเมนต์ปอร์ตแลนด์ในสัดส่วนต่างๆต่อการเปลี่ยนแปลงค่า Unconfined compressive strength ของดินเหนียวกรุงเทพ

1.4 ขอบเขตข<mark>องงานวิจัย</mark>

 ศึกษาองค์ประกอบทางเคมีและโครงสร้างจุลภาคของวัสดุกากแคลเซียมคาร์ไบด์และซิลิกา ฟูมรวมทั้งสารเชื่อมประสานที่เกิดจากปฏิกิริยาระหว่างกากแคลเซียมคาร์ไบด์-ซิลิกาฟูมด้วยเทคนิค เทคนิคการเรืองรังสีเอกซ์ (X-ray Fluorescence, XRF), เทคนิควิเคราะห์การเลี้ยวเบนของรังสี (Xray Diffractometer, XRD), กล้องจุลทรรศน์อิเล็กตรอนแบบส่องกราด (Scaning Electron Microscopy, SEM) และเทคนิคการวิเคราะห์การสูญเสียน้ำหนักเชิงความร้อน (Thermogravimetric Analysis, TGA)

 ศึกษาอัตราส่วนที่เหมาะสมของกากแคลเซียมคาร์ไบด์ต่อซิลิกาฟูม (CCR/SF) จากการ
 วิเคราะห์องค์ประกอบทางเคมีต่อการเปลี่ยนแปลงกำลังอัดของเพสต์ซีเมนต์และมอร์ตาร์ซีเมนต์ที่ สัดส่วน CaO : SiO₂ เท่ากับ 1.85, 1.55, 1.25, 0.95, 0.65

3. ทดสอบหาค่ากำลังรับแรงอัดของมอร์ตาร์ที่ระยะเวลา 7, 14, 28, 56 และ 91 วัน พร้อม ทั้งศึกษาโครงสร้างทางจุลภาคของตัวอย่างที่ระยะเวลาบ่ม 7, 28, 56 และ 91 วัน

 4. ทดสอบหาค่า Unconfined compressive strength ของดินที่ปรับปรุงจากสัดส่วนที่ เหมาะสมของวัสดุกากแคลเซียมคาร์ไบด์ต่อซิลิกาฟูม (CCR/SF) ในปริมาณร้อยละ 10%, 15%, 20%, 25% และ 30% โดยน้ำหนักแห้งของดินที่ระยะเวลา 7, 14, 28, 56 และ 91 วัน

บทที่ 2 เอกสารและงานวิจัยที่เกี่ยวข้อง

2.1 ปอร์ตแลนด์ซีเมนต์

ปอร์ตแลนด์ซีเมนต์ (Ordinary Portland cement) เกิดขึ้นจากการผสมร้อนระหว่าง หินปูน (Limestone) และดินเหนียว (Clay) หรือวัสดุอื่นๆที่มีองค์ประกอบคล้ายกันและมี ความสามารถในการทำปฏิกิริยาที่เพียงพอ

2.1.1 สารประกอบหลักในซีเมนต์

สารประกอบหลักที่สำคัญแท้จริงมี 4 ตัว แต่อาจรวมถึงอีกหนึ่งสารประกอบหลักนั่นคือยิปซั่ม (Gypsum, CSH₂) ทั้งนี้ปริมาณของสารประกอบหลักขึ้นอยู่กับปริมาณของวัสดุพื้นฐานที่แต่ละโรงงาน ใช้ใช้สร้างเม็ดปูน ดังตารางที่ 2.2 โดยใช้สัญลักษณ์ย่อโดยนักเคมีซีเมนต์ที่อธิบายแต่ละออกไซด์แต่ละ ตัว เช่น CaO = C, SiO₂ = S, Al₂O₃ = A, Fe₂O₃ = F, SO₃ = S และ H₂O ในปฏิกิริยาไฮเดรชัน ซีเมนต์แสดงโดยใช้ H

ตาราง 1 แสดงชื่<mark>อย่</mark>อของสารประกอบที่สำคัญของปูนซีเมนต์ปอร์ตแลนด์ [10]

ชื่อสารประ <mark>กอบ /</mark>	ส่วนประกอบทางเคมี	ชื่อย่อ
ไตรคัลเซียมซิลิเกต	3CaO.SiO ₂	C ₃ S
ไดคัลเซียมซิลิเกต	2CaO.SiO ₂	C_2S
ไตรแคลเซียมอลูม <mark>ิเน</mark> ต	3CaO.Al ₂ O ₂	C ₃ A
เทตราคัลเซียมอลูมิโน <mark>เฟอร์ไ</mark> รท์	4CaO.Al ₂ O ₃ Fe ₂ O ₃	C ₄ AF

นอกจากนี้ ยังมีสารประกอบอื่นๆที่ได้จากการเผา เช่น MgO, Na₂O, TiO₂, Mn₂O₃ และ K₂O ซึ่งปะปนอยู่เป็นจำนวนน้อย เมื่อเทียบกับน้ำหนักของปูนซีเมนต์

	Average composition (%)					
Cement type	C ₃ S	C ₂ S	C ₃ A	C ₄ AF	Total	
I	55	20	12	9	96	
П	45	30	7	12	94	
III	65	10	12	8	95	
IV	25	50	5	13	93	
V	40	35	3	14	92	

ตาราง 2 แสดงปริมาณเฟสของสารประกอบของปูนซีเมนต์ปอร์ตแลนด์ [11]

* เปอร์เซ็นต์รวมไม่เท่ากับ 100 เนื่องจากไม่รวมสารประกอบอื่นๆ เช่น แคลเซียมซัลเฟต (Ca(SO)₄), แมกนีเซียมออกไซด์ (MgO), อัลคาไลซัลเฟต, ฯลฯ

2.1.2 สารประกอบรองในซีเมนต์

นอกจากสารประกอบหลักทั้ง 4 (+1) แล้ว ซีเมนต์ยังประกอบด้วยสารประกอบรอง (Minor compounds) ซึ่งมีอยู่ประมาณ 2-3% เช่น แมกนีเซียมออกไซด์ (MgO) ไทเทเนียมได ออกไซด์ (TiO₂) รวมถึง (K₂O) และ (Na₂O) ซึ่งมีฤทธิ์เป็นด่าง (Alkalis) ซึ่งมีประเด็นอยู่ว่า K₂O และ Na₂O มักไปทำปฏิกิริยากับมวลรวมบางชนิด ก่อให้เกิดการขยายตัว/แตกร้าว ที่เรียกว่าปฏิกิริยา ระหว่างด่างและมวลรวม (Alkali-Aggregate Reaction, AAR) ได้ [10]

2.1.3 ปฏิกิริยาไฮ<mark>เดร</mark>ชั่นของซีเมนต์ (Hydration of cement)

ผลิตภัณฑ์ปฏิกิริยาไฮเดรชั่นของ C₃S มีโครงสร้างผลึกเป็น C₃S₂H₃ กับส่วนที่แยกตัวออกมา เป็นแคลเซียมไฮดรอกไซด์ (Ca(OH)₂) โดยที่ C₂S มีลักษณะเดียวกันแต่ปริมาณของแคลเซียมไฮดรอก ไซด์ (Ca(OH)₂) น้อยลงอย่างชัดเจน ในปัจจุบันแคลเซียมซิลิเกตไฮเดรตได้อธิบายเป็น C-S-H (ก่อน หน้านี้มีการอ้างว่าเป็นเจล tobermorite) โดยอธิบายปฏิกิริยาไฮเดรชั่นได้ดังนี้ [12]

สำหรับ C₃S

$$2[3CaO \bullet SiO_{2}] + 6H_{2}O \rightarrow 3CaO \bullet 2SiO_{2} \bullet 3H_{2}O + 3Ca(OH)_{2}$$

$$2C_{3}S + 6H \rightarrow C_{3}S_{2}H_{3} + 3Ca(OH)_{2}$$

$$[100] [24] [75] [49]$$
(2.1)

สำหรับ C₂S

 $6[2CaO\bullet SiO_2] + 12H_2O \rightarrow 5CaO\bullet 6SiO_2\bullet 5H_2O + 7Ca(OH)_2$

$$2C_{3}S + 4H \rightarrow C_{3}S_{2}H_{3} + Ca(OH)_{2}$$

$$[100] [21] [99] [22]$$
(2.2)

เลขในปีกกาสี่เหลี่ยมเป็นมวลที่สอดคล้องกันและบนพื้นฐานนี้ของซิลิเกตทั้งสอง (C₃S และ C₂S) ปริมาณน้ำที่ต้องการโดยประมาณเท่ากันสำหรับปฏิกิริยาไฮเดรชั่น เพียงแต่ C₃S ทำให้เกิด แคลเซียมไฮดรอกไซด์ (Ca(OH)₂) ได้มากกว่าปฏิกิริยาไฮเดรชั่นของ C₂S ถึง 2 เท่า

ปริมาณของ C₃A ในซีเมนต์ส่วนใหญ่มีค่อนข้างน้อย ผลิตภัณฑ์ปฏิกิริยาไฮเดรชั่นมีโครงสร้าง ผลึกทรงลูกบาศก์ (Cubic crystalline) โดยมีแคลเซียมซิลิเกตไฮเดรตก่อตัวล้อมรอบ ปฏิกิริยาของ C₃A กับน้ำนั้นรวดเร็วมากจึงนำไปสู่การเกิด flash set ซึ่งสามารถป้องกันโดยการเติมยิปซั่ม (Gypsum, CSH₂) ในเม็ดปูนซีเมนต์ สามารถแสดงปฏิกิริยาได้ดังนี้

 $3CaO \cdot Al_2O_3 + 6H_2O \rightarrow 3CaO \cdot Al_2O_3 \cdot 6H_2O$

$$C_{3}A + 6H \rightarrow C_{3}AH_{6}$$
 (2.3)
[100] [40] [140]

มวลอะต<mark>อม</mark>ภายในวงเล็บเหลี่ยมแสดงให้เห็นถึงสัดส่วนปร<mark>ิมาณ</mark>น้ำที่ต้องการสำหรับการ เกิดปฏิกิริยาไฮเดรชั่นสูงกว่าของซิลิเกต ในขั้นตอนการสรุปรูปแบบการก่อตัวและปฏิกิริยาไฮเดรชั่น ของซีเมนต์ได้แส<mark>ดงด</mark>ังภาพ 3





ภาพ 3 แผนผังแสดงการก่อตัวและปฏิกิริยาไฮเดรชั่นของซีเม<mark>นต์</mark>ปอร์ตแลนด์ [12]

2.2 แคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR)

กากแแคลเซียมคาร์ไบด์เป็นผลพลอยได้จากกระบวนการผลิตก๊าซอะเซทิลีน (acetylene gas) ซึ่งเป็นก๊าซที่ใช้กันทั่วโลกไม่ว่าจะเป็นงานแสงสว่าง งานเชื่อมหรือตัดโลหะเป็นต้น โดยกาก แคลเซียมคาร์ไบด์เกิดจากปฏิกิริยาระหว่างแคลเซียมคาร์ไบด์ (CaC₂) กับน้ำ (H₂O) ก่อให้เกิดก๊าซ อะเซทิลีน (C₂H₂) และแคลเซียมไฮดรอกไซด์ (Ca(OH)₂) ดังสมการต่อไปนี้

 $CaC_2 + 2H_2O \rightarrow C_2H_2 + Ca(OH)_2$ (2.4)

กากแคลเซียมคาร์ไบด์ส่วนใหญ่ประกอบด้วยแคลเซียมไฮดรอกไซด์ (Ca(OH)₂) ในรูปแบบ ของสารละลาย ในประเทศไทยมีปริมาณกากแคลเซียมคาร์ไบด์ที่สูง เป็นผลมาจากโรงงานก๊าซ อะเซทิลีนที่มีการสะสมกากอยู่ตลอดเวลา จากปี ค.ศ.2002 ถึง 2007 โรงงานก๊าซอะเซทิลีนได้ผลิต กากแคลเซียมคาร์ไบด์ประมาณ 1,000 ตัน/เดือน หรือประมาณ 12,000 ตัน/ปี และมีการนำกาก เหล่านี้ไปใช้ได้น้อยมาก ด้วยเหตุนี้กากส่วนใหญ่จะถูกฝังกลบทำให้เกิดปัญหาสิ่งแวดล้อม เช่น ฝุ่น ละอองและความเป็นด่างสูงของพื้นที่ที่นำกากไปกำจัด [13]



ภาพ 4 พื้นที่กำจัดของกากแคลเซียมคาร์ไบด์ [13]

นอกจากนี้ Songsuda Vichan และคณะ [8] ยังอธิบายการเกิดผลิตภัณฑ์ของกาก แคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) ดังนี้ $CaC_2 + 2H_2O \rightarrow C_2H_2 + Ca(OH)_2$ ซึ่ง แคลเซียมคาร์ไบด์ (CaC₂) 64 g ให้แก๊สอะเซทีลีน (C₂H₂) 26 g และแคลเซียมคาร์ไบด์ที่อยู่ในรูป แคลเซียมไฮดรอกไซด์ (Ca(OH)₂) เมื่อเปรียบเทียบปูนขาว (Hydrate lime) กับกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) ที่มีองค์ประกอบทางเคมีและองค์ประกอบทางแร่เหมือนกันเว้น แต่การมีคาร์บอนในกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) (ประมาณ 2%) ซึ่ง บทบาทของกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) และปูนขาว (Hydrate lime) ในการปรับปรุงคุณภาพดินเหนียวคล้ายคลึงกัน

Songsuda Vichan และคณะ [14] ได้ทำการศึกษาโครงสร้างทางจุลภาคของกาก แคลเซียมคาร์ไบด์ด้วยกล้องจุลทรรศน์อิเล็กตรอน (Scaning electron microscope, SEM) และ เทคนิคการเลี้ยวเบนของรังสีเอกซ์ (X-ray diffracton, XRD) ดังภาพ 5 และภาพ 6 ตามลำดับ พบว่า เฟสหลักของกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) ที่มีความเป็นผลึกคือพอร์ต แลนด์ไดท์ (Portlandite) แคลไซต์ (Calcite, CaCO3) และคาร์บอน (Carbon)



ภาพ 5 SEM ของกากแคลเซียมคาร์ไบด์ที่กำลังขยาย 5,000 เท่า [14]





2.3 วัสดุปอซโซลาน (Pozzolan Material)

ปอซโซลาน (Pozzolan) เป็นวัสดุที่นิยมใช้เป็นส่วนผสมในปูนซีเมนต์หรือคอนกรีต โดยมี วัตถุประสงค์ในการลดต้นทุนของคอนกรีตหรือเพื่อปรับปรุงคุณสมบัติบางประการของคอนกรีตให้ดี ขึ้น โดยวัสดุปอซโซลานที่ใช้กันและมีอยู่ในประเทศไทยมาก ได้แก่ เถ้าถ่านหิน เถ้าแกลบ ซิลิกาฟูม ตะกรันเตาถลุงเหล็ก เป็นต้น [15]

2.3.1 ซิลิกาฟูม (Silica Fume)

ซิลิกาฟูม (Silica fume) หรือไมโครซิลิกา (Microsilica) เป็นวัสดุปอซโซลานที่มนุษย์สร้าง ขึ้นชนิดหนึ่งที่มีศักยภาพในอุตสาหกรรมคอนกรีต อนุภาคของซิลิกาฟูมมีความละเอียดสูงจนสามารถ ประมาณได้ว่าเป็นอนุภาคของแข็งที่ลอยอยู่ภายในฝุ่นควัน บางครั้งถูกเรียกว่าไมโครซิลิกา (Microsilica) และซิลิกาควบแน่น (Condensed silica fume) ซึ่งซิลิกาฟูม (Silica fume, SF) เป็น ผลพลอยได้ของโรงงานผลิตซิลิกอนเมทัล (Silicon metal) และเฟอร์โรซิลิกอนอัลลอยด์ (Ferrosilicon alloy) ด้วยเตาอาร์คไฟฟ้า (Electric arc furnace) ที่อุณหภูมิสูงถึง 2,000 องศา เซลเซียส เป็นกระบวนการรีดักชัน (Reduction) จากควอร์ต (Quartz, SiO₂) ไปเป็นซิลิกอนและก๊าซ ซิลิกอนมอนออกไซด์ ซึ่งต่อมาจะทำปฏิกิริยากับออกซิเจน (Oxygen, O₂) ภายในอากาศดังสมการที่ 2.5a - 2.5c ต่อไปนี้

$$SiO_2 + C \rightarrow Si + CO_2$$
 main reaction (2.5a)

$$3SiO_2 + 2C \rightarrow Si + 2SiO + 2CO_2$$
 secondary reaction (2.5b)

$$2SiO + O_2 \rightarrow 2SiO_2 \text{ secondary reaction (Silica fume)}$$
(2.5c)

เนื่องจากขนาดที่เล็กมากของซิลิกาฟูมทำให้ต้องแยกซิลิกาฟูมออกจากก๊าซเหลือทิ้งด้วย อุปกรณ์เก็บฝุ่นที่มีความซับซ้อน โดยที่ขนาดอนุภาคเล็กมากประมาณหนึ่งในร้อยของขนาดอนุภาค ซีเมนต์ปอร์ตแลนด์ประเภทที่ 1 และไม่เป็นผลึก รูปทรงกลม ขนาดเส้นผ่านศูนย์กลางเฉลี่ยของ อนุภาคซิลิกาฟูมประมาณ 0.1 ไมโครเมตร มีองค์ประกอบของซิลิกอนไดออกไซด์ถึง 86 - 98% และ เนื่องจากมีความละเอียดและปริมาณซิลิกาที่มีความไม่เป็นผลึกสูงจึงเป็นวัสดุปอซโซลานที่มี ความสามารถในการทำปฏิกิริยาได้สูง [11]

2.3.1.1 องค์ประกอบทางเคมี

องค์ประกอบหลักทางเคมีของซิลิกาฟูมคือ SiO₂ ซึ่งควรจะอยู่ในรูปที่ไม่เป็นผลึก เป็นส่วนใหญ่ ซิลิกาฟูมที่มีจำหน่ายในท้องตลาดมี SiO₂ มากกว่าร้อยละ 90 ขึ้นไป ส่วนที่เหลือจะเป็น องค์ประกอบของ Al₂O₃, Fe₂O₃, CaO, MgO, Na₂O, K₂O และออกไซด์อื่นๆอีกร้อยละ 1 หรือ 2 ซึ่ง ออกไซด์เหล่านี้ถือว่าน้อยมากเมื่อเทียบกับปริมาณของ SiO₂ หากนำค่าออกไซด์ของซิลิกาฟูมมา เปรียบเทียบกับของปูนซีเมนต์ เถ้าถ่านหิน ตะกรันเตาถลุงเหล็ก และดินขาวเผา จะพบว่ามี องค์ประกอบที่แตกต่างกันค่อนข้างมากดังแสดงในตารางที่ 3 [15]

			ร้อยละโดยเ	้ำหนัก (%)		
ออกไซด์	ปูนซีเมนต์	เถ้าถ่านหิน	ตะกรันเตา	ซิลิกาฟูม	เถ้าแกลบ	ดินขาวเผา
	ประเภท 1	แม่เมาะ	ถลุงเหล็ก			
SiO ₂	20	48	37	92	90	55
Al ₂ O ₃	5	26	11	0.7	0.5	40
Fe ₂ O ₃	3	10	0.3	1.2	2.0	0.5
CaO	60	5	40	0.2	0.5	-
MgO	1.1	2	7	0.2	0.2	-
SO ₃	2.4	0.7	0.3		1.5	-
ออกไซด์อื่น <mark>ๆ</mark>	1.5	1.3	2.3	2.6	-	-
LOI	2	3	2 - 5	-	4.7	

ตาราง 3 ตัวอย่างองค์ประกอบทางเคมีโดยประมาณของวัสดุประสาน [15]

2.3.1.2 คุณสมบัติทางกายภาพ

คุณสมบัติทางกายภาพของซิลิกาฟูมที่เห็นชัดเจน คือเป็นฝุ่นผงที่ละเอียดมากสี เทา เทาดำ หรือเทาอมขาว แต่ถ้าเป็นซิลิกาฟูมควบแน่นจะมีขนาดของอนุภาคที่ใหญ่ขึ้นเนื่องจากการ รวมตัวของซิลิกาฟูมหลายๆอนุภาคเข้าด้วยกัน ความถ่วงจำเพาะของซิลิกาฟูมมีค่าประมาณ 2.2 มี ขนาดอนุภาคเฉลี่ยประมาณ 0.1 ไมโครเมตร มีพื้นที่ผิวประมาณ 200,000 ถึง 250,000 ซม²/ก ซึ่งใช้ การทดสอบโดยวิธีดูดซับก๊าซไนโตรเจน (Nitrogen absorbsion test) และถือว่ามีค่าสูงมาก (ขณะที่ เถ้าถ่านหินมีค่าประมาณ 3,000 ถึง 7,000 ซม²/ก ซึ่งทดสอบโดยวิธีเบลน) ขนาดอนุภาคของซิลิกา ฟูมเป็นขนาดที่เล็กมากเพราะมีขนาดเล็กกว่าปูนซีเมนต์ปอร์ตแลนด์กว่า 150 เท่าเพราะปูนซีเมนต์ ปอร์ตแลนด์ประเภทที่ 1 มีอนุภาคเฉลี่ยประมาณ 15 ไมโครเมตร เนื่องจากซิลิกาฟูมมีขนาดเล็กมาก จึงมีปัญหาในการขนย้าย เพื่อแก้ปัญหานี้จึงมีการนำซิลิกาฟูมมาอัดรวมกันเพื่อให้มีขนาดใหญ่ขึ้น เรียกว่าซิลิกาฟูมควบแน่นดังแสดงในภาพ 7 [15]



ภาพ 7 รูปถ่ายอนุภาคของซิลิกาฟูมควบแน่น [15]

2.3.2 ปฏิกิริยาปอซโซลานิก (Pozzolanic reaction)

เมื่อปอร์ตแลนด์ซีเมนต์ทำปฏิกิริยากับน้ำทำให้เกิดผลิตภัณฑ์จำนวนหนึ่งขึ้น แต่มีเพียงสอง ผลิตภัณฑ์ที่สำคัญที่จะกล่าวถึงคือแคลเซียมไฮดรอกไซด์ (Calcium hydroxide, Ca(OH)₂) และ แคลเซียมซิลิเกตไฮเดรต (Calcium silicate hydrate, CSH) โดยที่แคลเซียมซิลิเกตไฮเดรต (Calcium silicate hydrate, CSH) เป็นตัวยึดวัสดุเข้าไว้ด้วยกัน เมื่อมีวัสดุปอซโซลานอยู่ในส่วนผสม แคลเซียมไฮดรอกไซด์ (Calcium hydroxide, Ca(OH)₂) ที่เกิดขึ้นจากปฏิกิริยาไฮเดรชั่นของปอร์ต แลนด์ซีเมนต์จะเกิดปฏิกิริยากับส่วนที่ไม่เป็นผลึก (Active or glassy) ของวัสดุปอซโซลาน ซึ่งสมการ เคมีของการก่อตัวทั้งสองผลิตภัณฑ์สามารถแสดงได้ดังนี้ [15]

Portland Cement + Water
$$\rightarrow$$
 CSH + Ca(OH)₂ (2.6a)
Ca(OH)₂ + Pozzolan + Water \rightarrow CSH (2.6b)

Edwin R. Dunstan Jr,. และคณะ [9] ได้กล่าวถึงปฏิกิริยาปอซโซลานิก เช่นในคอนกรีตที่ มีวัสดุปอซโซลานทำให้สามารถลดปริมาณซีเมนต์ที่ใช้งานโดยที่ยังได้ค่ากำลังอัดที่ต้องการ ซึ่งการ ลดลงของปริมาณซีเมนต์จะขึ้นอยู่กับความสามารถในการทำปฏิกิริยาปอซโซลานิกของวัสดุ ซึ่งวัสดุ ปอซโซลานที่ทำปฏิกิริยาได้สูงจะให้ค่ากำลังเชื่อมประสานที่สูงกว่าวัสดุปอซโซลานที่ทำปฏิกิริยาได้ต่ำ ความหมายของวัสดุปอซโซลานตาม ACI คือวัสดุที่มีความเป็นซิลิกาและอลูมินา โดยมีการทำปฏิกิริยา ทางเคมีกับแคลเซียมไฮดรอกไซด์ (Ca(OH)₂) เพื่อก่อตัวเป็นสารประกอบที่มีคุณสมบัติเชื่อมประสานที่ อุณหภูมิทั่วไป

ปริมาณของแคลเซียมไฮดรอกไซด์ (Calcium hydroxide, Ca(OH)₂) ที่เป็นผลิตภัณฑ์ ระหว่างการไฮเดรชั่นของซีเมนต์ขึ้นอยู่กับปริมาณของเอไลต์ (Alite, C₃S) และเบไลต์ (Belite, C₂S) ในซีเมนต์ แต่ละสารประกอบเหล่านี้จะทำปฏิกิริยากับน้ำเพื่อก่อตัวเป็นแคลเซียมซิลิเกตไฮเดรต (CSH) และแคลเซียมไฮดรอกไซด์ (Ca(OH)₂) โดยแคลเซียมไฮดรอกไซด์ (Ca(OH)₂) จะเข้าไปทำ ปฏิกิริยากับอลูมินาและซัลเฟตที่เป็นส่วนน้อยในซีเมนต์ก่อตัวเป็นสารประกอบเช่น ettringite (Ca₆Al₂(SO₄)₃(OH)₁₂•26H₂O) ดังนั้นไม่ใช่แคลเซียมไฮดรอกไซด์ (Ca(OH)₂) ทั้งหมดที่จะทำปฏิกิริยา กับวัสดุปอซโซลาน

ผลิตภัณฑ์ไฮเดรชั่นที่โดดเด่นสำหรับซีเมนต์ปอร์ตแลนด์คือแคลเซียมซิลิเกตไฮเดรต (CSH) และปฏิกิริยาของวัสดุปอซโซลานกับแคลเซียมไฮดรอกไซด์ (Ca(OH)₂ ก่อให้เกิดผลิตภัณฑ์ไฮเดรชั่น เช่นเดียวกับในซีเมนต์สามารถพิจารณาดังสมการต่อไปนี้

$$3[Ca(OH)_2] + 2[SiO_2] = [3(CaO) \cdot 2(SiO_2) \cdot 3(H_2O)]$$
[2.7]

มวลอะตอมของ 3Ca(OH)₂ เท่ากับ 222 และมวลอะตอมของ 2SiO₂ เท่ากับ 120 ทำให้เกิด ผลิตภัณฑ์ 3(CaO)•2(SiO₂)•3(H₂O) ซึ่งมีมวลอะตอมเท่ากับ 342 ในปฏิกิริยานี้แคลเซียมไฮดรอกไซด์ (Ca(OH)₂) 222 ส่วน จะทำปฏิกิริยากับซิลิกอนไดออกไซด์ (SiO₂) 120 ส่วน เมื่อคิดเป็นอัตราส่วน ระหว่างมวลอะตอมของแคลเซียมไฮดรอกไซด์และซิลิกอนไดออกไซด์จะเท่ากับ 222/120 = 1.85 ซึ่ง เป็นค่าที่สูงกว่าค่าที่เกิดขึ้นในผลรายงานจะอยู่ในช่วงประมาณ 0.20 ถึง 1.0 อย่างไรก็ตามค่าในผล รายงานขึ้นอยู่กับมวลรวม (Total mass) ของวัสดุปอซโซลานซึ่งรวมส่วนที่ทำปฏิกิริยาและส่วนที่ เฉื่อยต่อการทำปฏิกิริยา [9]

2.4 ดินเหนียว

แร่ดินเหนียวเป็นผลจากกระบวนการผุพังทางเคมี (Chemical Weathering) ซึ่งเม็ดดินจะ เป็นอนุภาคที่มีขนาดเล็กมาก มีขนาดไม่เกิน 0.002 มิลลิเมตร หรืออาจเล็กกว่านี้มาก ส่วนใหญ่จะมี รูปร่างเป็นแผ่นบาง (Flat plates), เข็ม (Needles) , ท่อ (Tubes) หรือ แท่ง (Rods) หรือในบางครั้ง ก็เป็นเพียงชิ้นส่วนที่มีความหนาไม่กี่โมเลกุล แร่ดินเหนียวส่วนใหญ่จะมีการจัดเรียงตัวของอะตอม อย่างเป็นระเบียบ ซึ่งก่อให้เกิดเป็นโครงผลึก ซึ่งความหนาของผลึกอาจเล็กถึง 15 อังสตรอม และ ความกว้างอยู่ในระดับไมครอน ดังนั้นในการจำแนกจึงใช้เทคนิคการเลี้ยวเบนของรังสีเอกซ์ (X-ray diffracton, XRD) ในการจำแนกผลึกพื้นฐาน แร่ดินเหนียวนั้นเป็นองค์ประกอบ Aluminum silicates ซึ่งประกอบด้วยหน่วยย่อยพื้นฐานได้แก่ Silica tetrahedron และ Alumina octahedron [16]

2.4.1 Silica Tetrahedron

แต่ละหน่วยของ Tetrahedron จะประกอบด้วย Oxygen 4 อะตอม อยู่รอบ ๆ Silicon 1 อะตอม ถ้านำเอาแต่ละหน่วยมาประกอบกันจะเรียกว่า Silica Sheet




2.4.2 Alumina Octahedron

หน่วยของ Octahedron ประกอบด้วย hydroxyl 6 ตัวรอบ ๆ Aluminum 1 อะตอม ถ้า มี Anluminum hydroxyl หลาย ๆ หน่วยมารวมกันจะกลายเป็น octahedral sheets (อาจเรียกว่า Gibbsite sheet) ถ้าแทนอะตอมของ Aluminum ด้วยอะตอมของ Magnesium ใน Octahedron unit จะเรียกว่า Brucite sheet



ภาพ 9 กา<mark>ร</mark>จัดเร<mark>ียงตัวของ Al</mark>umina Octahedron (a) แบบ<mark>หน่วยเ</mark>ดี่<mark>ยว (</mark>b) ห<mark>ล</mark>ายๆหน่วยเกาะกลุ่ม

กันเป็นแผ่น [16]

```
2.4.3 แร่ดินเหนียว
```

แร่ดินเหนียวจะประกอบไปด้วย Basic sheet structure มาเรียงซ้อนกันโดยมีพันธะการ เชื่อมประสาน (Bonding) ต่างกันไปในแร่ดินเหนียวแต่ละชนิด แร่ดินเหนียวที่พบส่วนใหญ่มีดังต่อไปนี้



ภาพ 10 โครงสร้างของ (a) เกาลินไนท์ (b) อิลไลต์ และ (c) มอนต์โมริลโลไนต์ [16]

2.4.3.1 เกาลินไนท์ (Kaolinite)

สำหรับองค์ประกอบทางเคมีของเกาลิไนท์ (Kaolinite) นั้นจะประกอบด้วย Silica tetrahedron 1 แผ่นและ Alumina Octahedron 1 แผ่น และยึดไว้ด้วยพันธะไฮโดรเจน (Hydrogen bonding) ดังภาพ 10 แร่เกาลินไนท์ (Kaolinite) มีความคงตัวมาก การเรียงตัวอาจมีการ เรียงซ้อนกันมากกว่า 100 ชั้น



ภาพ 11 เม็ดดิน<mark>เกา</mark>ลินไนท์ (Kaolinit<mark>e) ขนาดประ</mark>มาณ 6 ไมครอน <mark>(เล็ก</mark>กว่าเหรียญบาทประมาณ

3,333 เท่า) [16]

2.<mark>4.3</mark>.2 อิลไลต์ (Illite)

โครงสร้างพื้นฐานประกอบด้วย Alumina octahedral 1 แผ่นประกบด้วย Silica tetrahedron 2 แผ่น ดังภาพ 10 ใน Octahedral sheet อะตอมของแมกนีเซียม (Magnesium) และเหล็กจะมาแทนที่อะตอมอลูมิเนียม (Aluminum) บางส่วนส่วนใน Tetrahedron sheet อะตอม ของอลูมิเนียม (Aluminum) จะแทนที่อะตอม Silicon บางส่วนเช่นกันระหว่างชุดของโครงสร้าง พื้นฐานจะยึดไว้ด้วยกัน ด้วยแรงยึดเหนี่ยวที่ไม่แข็งแรงนักจากอะตอมของโพแทสเซียม (Potassium) (Non-exchangeable)

2.4.3.3 มอนต์โมริลโลไนต์ (Montmorillonite)

โครงสร้างพื้นฐานจะเหมือนกับอิลไลต์ (Illite) แต่อะตอมของแมกนีเซียม (Magnesium) จะแทนที่อะตอมของอลูมิเนียม (Aluminum) บางส่วนของ Octahedral sheet ระหว่างโครงสร้างพื้นฐานจะมีโมเลกุลของน้ำและ Exchangeable Cation ซึ่งแรงยึดเหนี่ยวระหว่าง ชั้นจะต่ำมากทำให้มีสภาพไม่เสถียร (Unstable) มอนต์โมริลโลไนต์ (Montmorillonite) สามารถดูด น้ำได้มากและทำให้เกิดมีการบวมตัวปริมาณสูง แร่ดินเหนียวชนิดนี้จะรู้จักกันดีในชื่อเบนโทไนท์ (Bentonite) เมื่อนำไปผสมกับน้ำแล้วจะเป็นสารแขวนลอยที่มีความหนืดลักษณะคล้ายน้ำโคลนมี ความหนาแน่นสูงซึ่งส่วนใหญ่จะนำไปใช้ในงานก่อสร้างเสาเข็มเจาะ หลุมเจาะสำรวจ โดยจะทำหน้าที่ ป้องกันไม่ให้ผนังหลุมเจาะพังทลาย [16]

2.4.4 ดินที่มีความเชื่อมแน่น

ได้แก่ดินที่มีขนาดเม็ดดินเล็กกว่า 0.074mm เช่นดินเหนียว (Clay) และดินทรายแป้งที่มี สภาพเป็นพลาสติก (Plastic silt) โครงสร้างของดินชนิดนี้จะมีอยู่ 2 ลักษณะดังภาพ 12



ภาพ 12 แนวคิดของโครงสร้างดินแบบ Dispersed และ Flocculated [16]

โครงสร้างดินที่เป็นแบบ Dispersed นั้นเกิดจากการที่อนุภาคดินเหนียวแขวนลอยอยู่ในน้ำ และมีไอออนบวกที่ล้อมมรอบด้วยโมเลกุลของน้ำและมีขนาดโตล้อมรอบอยู่ และเนื่องจากเม็ดดินยังมี ประจุลบค้างอยู่เป็นจำนวนมากทำให้เกิดแรงผลักกันระหว่างเม็ดดินจนทำให้เม็ดดินไม่เกาะกันเป็น อนุภาคที่ใหญ่ขึ้นและตกตะกอนซึ่งการที่ดินตกตะกอนนี้จะเห็นได้จากการที่น้ำขุ่นเป็นระยะเวลานาน แต่ถ้าขนาดของไอออนบวกที่ล้อมรอบด้วยโมเลกุลของน้ำมีขนาดเล็กจะทำให้อนุภาคดินมีโอกาสเกาะ กันได้โดยขอบของเม็ดดินที่มีประจุบวกจะดึงดูดกับ ผิวของเม็ดดินที่มีประจุลบและเมื่อตกตะกอนและ ทับถมจนเกิดเป็นดินแล้วจะได้ดินที่มีโครงสร้างแบบ Flocculated [16]

Runglawun Rachan และคณะ [8, 17] ได้ทำการศึกษาองค์ประกอบทางเคมีและ โครงสร้างทางจุลภาคของกากแคลเซียมคาร์ไบด์ เถ้าชีวมวลและดินเหนียวกรุงเทพ ซึ่งจากรูปถ่าย SEM พบว่าดินเหนียวอ่อนกรุงเทพมีรูปร่างลักษณะไม่แน่นอน เกาะกลุ่มและซ้อนเป็นแผ่น รวมถึง เทคนิคการวิเคราะห์ผลึกด้วยเทคนิคการเลี้ยวเบนของรังสี (X-ray Diffractometer, XRD) พบว่าดิน เหนียวอ่อนกรุงเทพมีองค์ประกอบหลักคือซิลิกา (SiO₂) ในรูปของควอตซ์ (Quartz) และมีแร่ดิน เหนียวชนิดเกาลินไนท์ (Kaolinite), มอนต์โมริลโลไนต์ (Montmorillonite), อิลไลต์ (Illite) และมี ออกไซด์ของ S ในรูปของสารประกอบยิปซัม (Gypsum, CaSO₄) ดังภาพ 13 และภาพ 14 ตามลำดับ



ภาพ 13 SEM ของดินเหนียวกรุงเทพที่กำลังขยาย 3000 เท่า [17]



ภาพ 14 ผลการทดสอบดินเหนียวกรุงเทพฯ ด้วยเทคนิค XRD (C = Carbon, Cc = Calcite, Cr = Cristobolite, G = Gypsum, I = Illite, K = Kaolinite, M = Montmorillonite, P =Portlandite, Q = Quartz) [8, 17]

Sayed M. Ahmed และคณะ [18] ได้ศึกษาดินเหนียวที่ได้จากระยะทางประมาณ 30 กิโลเมตรทางตะวันออกของกรุงเทพา ลักษณะของดินค่อนข้างสม่ำเสมอประกอบด้วยชั้นดินเหนียว หนา 2 เมตรที่เกิดจากการผุกร่อน (Weathered crust) ทับอยู่บนชั้นของดินเหนียวอ่อน (Soft clay) ถึงอ่อนมาก (Very soft clay) ที่มีความหนาประมาณ 10 เมตร ถัดไปเป็นชั้นดินเหนียวแข็งปานกลาง (Medium stiff clay) ที่ความหนาประมาณ 4 เมตรและตามด้วยชิ้นดินเหนียวแข็ง (Stiff clay) ที่ลึก ลงไปถึง 24 เมตรที่ทับอยู่บนชั้นดินทรายแน่น (Dense sand) โดยรูปตัดชั้นดิน (Soil profile) แสดง ขีดจำกัดเหลว (Liquid limit, LL), ขีดจำกัดพลาสติก (Plastic limit, PL), ปริมาณความชื้นตาม ธรรมชาติ (Natural moisture content, w_n) ดังภาพ 15



ภาพ 15 รูปตัดชั้นดิน (Soil profile) และคุณสมบัติของดินเหนียวกรุงเทพในกรณีศึกษา [19]

K. Uddin และคณะ [20] ได้ทำการศึกษาลักษณะของดินเหนียวกรุงเทพฯที่ได้จากการเจาะ สำรวจบริเวณวิทยาเขตของสถาบันเทคโนโลยีแห่งเอเชีย (Asian Institute of Technology, AIT) ซึ่ง คุณสมบัติทางกายภาพพื้นฐานของดินแสดงดังตาราง 4

ตาราง 4 ลักษณ<mark>ะค่</mark>าคุณสมบัติกายภาพพื้นฐานของดิน [20]

PROPERTIES	CHARACTERISTICS VALUES			
Liquid Limit, LL, (%)	103			
Plastic Limit, PL, (%)	43			
Plasticity Index, PI, (%)	60			
Water Content, w (%)	76-84			
Liquidity Index, LI	0.62			
Grain Size Distribution:				
Clay (%)	69			
Silt (%)	28			
Sand (%)	3			
Total Unit Wt., γ_t (kN/m ³)	14.3			
Dry Unit Wt., γ_t (kN/m ³)	7.73			
Initial Void Ratio, e	2.2			
Colour	Dark Gray			
Activity	0.87			
Sensitivity	7.3			

นอกจากนี้ลักษณะของกำลัง-การเสียรูป (Strength-deformation) ของดินเหนียวโดยวิธี Unconfined compression test) ทั้งหมด 5 ตัวอย่าง โดยที่ 3 ตัวอย่างถูกนำมาทดสอบหลังจาก เก็บตัวอย่างดินขึ้นมาจากการเจาะสำรวจทันที อีก 2 ตัวอย่างจะถูกทดสอบภายหลังจากบ่มเป็น ระยะเวลา 1 เดือนและ 3 เดือน ดังตาราง 5

Test No.	Type of Sample	Lime Content (%)	Curing Time (week)	Water Content, w _r (%)	Total Unit Weight, γ _ι (kN/m ³)	Dry Unit Weight, γ ₄ (kN/m ³)	E _u (MPa)	S. (kPa)	Failure Strain, s _r (%)
1	Natural	0	0	84.1	14.3	7.74	1.70	16.8	3.4
2	Natural	0	0	82.3	14.1	7.73	1.55	16.1	4.5
3	Natural	0	0	81.9	14.4	7.91	1.60	16.5	5.2
4	Natural	0	1	82.1	14.5	7.95	1.57	16.9	3.8
5	Natural	0	3	81.9	14.6	8.02	1.61	17.1	3.1

ตาราง 5 สรุปผลการทดสอบ Unconfined compression test ของดิน [20]

2.5 เทคนิควิเคราะห์การเลี้ยวเบนของรังสี (X-ray Diffractometer, XRD)

เครื่องเอกซเรย์ดิฟแฟรกโตมิเตอร์ (X-ray diffractometer : XRD) เป็นเครื่องมือวิเคราะห์ วัสดุขั้นพื้นฐาน ซึ่งเป็นการวิเคราะห์แบบไม่ทำลายตัวอย่าง (Non-destructive analysis) เพื่อศึกษา เกี่ยวกับโครงสร้างผลึก การจัดเรียงตัวของอะตอมในโมเลกุลของสารประกอบต่าง ๆ ทั้งในเชิงคุณภาพ และปริมาณ โดยอาศัยหลักการเลี้ยวเบนและการกระเจิงของรังสีเอกซ์ และความรู้เกี่ยวกับวิชาระบบ โครงสร้างผลึก เครื่องมือชนิดนี้มีความสำคัญมากในกระบวนการควบคุมคุณภาพ การผลิต ใช้สำหรับ ตรวจสอบสมบัติของวัตถุดิบและผลิตภัณฑ์ในกระบวนการควบคุมคุณภาพ การผลิต ใช้สำหรับ ตรวจสอบสมบัติของวัตถุดิบและผลิตภัณฑ์ในกระบวนการผลิตตามขั้นตอนต่าง ๆ ทฤษฎีพื้นฐานของ XRD อาศัยหลักการเลี้ยวเบนของลำรังสีเอกซ์ เมื่อลำรังสีตกกระทบวัตถุหรืออนุภาคจะเกิดการหักเห ของลำแสงรังสีที่สะท้อนทำมุมกับระนาบของอนุภาคเท่ากับมุมของลำรังสีตกกระทบ ในปี ค.ศ. 1912 นาย W.L.Bragg ได้นำทฤษฎีดังกล่าวมาศึกษารูปแบบโครงสร้างผลึกของแร่ต่างๆ ต่อมาได้มีการ ประดิษฐ์คิดค้น เครื่องเอกซเรย์ดิฟแฟรกโตมิเตอร์ขึ้นในปี ค.ศ. 1948 และมีการพัฒนาอย่างต่อเนื่อง จนกระทั่งสามารถนำคอมพิวเตอร์มาประยุกต์ใช้ในการควบคุมการทำงาน และวิเคราะห์ประมวลผล เพื่อให้เกิดความรวดเร็วแม่นยำยิ่งขึ้น [21]

การฉายรังสีกระทบไปยังวัตถุอาจเกิดการกระเจิงหรือดูดซับ เมื่อเกิดการกระเจิงแบบอีลา สติกจะไม่มีการสูญเสียพลังงาน และความยาวคลื่นที่กระเจิงจากการฉายรังสีจะยังคงไม่มีการ เปลี่ยนแปลง ปกติการจัดเรียงตัวของอะตอมภายในผลึกที่มีรูปทรง 3 มิติ (Crystal lattice) จะมี ปฏิกิริยากับความยาวคลื่นที่สั้นเพียงพอเพื่อให้เกิดการเลี้ยวเบนสเปกตรัม (Diffraction spectrum) ซึ่งความเข้มของรังสีที่กระจายออกไปจากลำแสงตกกระทบจะถูกพล็อตเป็นฟังก์ชันของมุมกระเจิงดัง ภาพ 16



ภาพ 16 การกระจายสเปคตรัมจากเหล็กที่มีคาร์บอน 0.4% ที่มีพีคสูงสุดเนื่องจาก BCC **α**-Fe แต่ เป็นพีคที่ไม่สมมาตรซึ่งเกี่ยวข้องกับการทับซ้อนกันของพีค Fe₃C [21]

มุมของการกระเจิงจะเป็นสองเท่าของมุมการเลี้ยวเบน ทั้งมุมการเลี้ยวเบนและความเข้ม ของแต่ละการเลี้ยวเบนของรังสีขึ้นเป็นการไวต่อแสงของโครงสร้างผลึก มุมการเลี้ยวเบนจะขึ้นอยู่กับ จุดที่แทนตำแหน่งของอนุภาคในผลึก (Bravais lattice point) และขนาดของหน่วยเซลล์ ขณะที่ ความเข้มของการเลี้ยวเบนขึ้นอยู่กับเลขอะตอม (Atomic number) ที่เป็นส่วนประกอบของอะตอม (The chemical species) และรูปทรงที่สัมพันธ์กับจุดที่แทนตำแหน่งของอนุภาคในผลึก

รูปแบบของการเลี้ยวเบนหรือ สเปคตรัมอาจวิเคราะห์ได้ 2 ระดับ โครงสร้างผลึกของวัสดุ อาจระบุได้จากการเลี้ยวเบนสเปคตรัมของวัสดุโดยเปรียบเทียบกับมุมเลี้ยวเบนถึงความสอดคล้องกับ พีคในสเปคตรัมและการเลี้ยวเบนมีความเข้มสัมพันธ์กับการเลี้ยวเบนมาตรฐาน (สำหรับตัวอย่าง, ไฟล์ ที่ตรวจวัดจากองค์กร Joint Committee on Powder Diffraction Standard หรือ JCPDS)

ในกระบวนการการเลี้ยวเบนสเปคตรัมถือเป็นลายนิ้วมือ (Fingerprint) ของโครงสร้างผลึก เพื่อที่จะระบุโครงสร้างผลึกอย่างชัดเจนที่สุด หรือการเลี้ยวเบนสเปคตรัมอาจเปรียบเทียบกับการ คำนวณสเปคตรัมที่ได้รับจากรูปแบบทางสมมติฐานของโครงสร้างผลึก ขอบเขตการทำนายสเปคตรัม ให้พอดีกับข้อมูล ระดับความพอดี เมื่อวัดความเชื่อมั่นรูปแบบที่เลือกเป็นตัวแทนโครงสร้างผลึก โดยทั่วไปการวัดสเปคตรัมใดๆจะถูกเปรียบเทียบกับข้อมูลที่มีอยู่ก่อน แต่ถ้าหากมีความคลาดเคลื่อน อย่างมากกับสเปคตรัมมาตรฐานแล้วอาจจำเป็นต้องหารูปแบบจำลองของโครงสร้างผลึกใหม่เพื่อที่จะ อธิบายผลลัพธ์ ในช่วงไม่กี่ปีที่ผ่านมากระบวนการทางคอมพิวเตอร์ได้พัฒนาขึ้นเพื่อช่วยตีความข้อมูล ทางผลึกศาสตร์ซึ่งทำให้ขั้นตอนที่มีความไม่แน่นอนและความยุ่งยากก่อนหน้านี้ถูกกำจัดไป [21]

2.6 เทคนิคการเรื่องรังสีเอกซ์ (X-ray Fluorescence XRF)

เป็นวิธีการวิเคราะห์เพื่อหาองค์ประกอบทางเคมีของวัสดุทุกชนิด วัสดุสามารถเป็นของแข็ง, ของเหลว, ผงหรือรูปแบบอื่นๆ ซึ่งเป็นวิธีการทดสอบที่รวดเร็วมีความแม่นยำ ไม่ทำลายตัวอย่างและ ตัวอย่างที่ต้องเตรียมเพื่อทดสอบน้อยมาก การประยุกต์ใช้งานกว้างขวางประกอบด้วยโลหะ, ซีเมนต์, น้ำมัน, โพลีเมอร์, พลาสติกและอุตสาหกรรมอาหาร รวมไปถึงแร่วิทยาและธรณีวิทยา และการ วิเคราะห์เกี่ยวกับสิ่งแวดล้อมเช่น น้ำและกากอุตสาหกรรมต่างๆ [22]

ระบบสเปคโตรมีเตอร์ (Spectrometer system) สามารถแบ่งเป็น 2 กลุ่มหลักๆ คือระบบ energy dispersive (EDXRF) และระบบ wavelength dispersive systems (WDXRF) องค์ประกอบที่วิเคราะห์ได้และระดับการตรวจจับจะขึ้นอยู่กับระดับของ spectrometer ที่ใช้ ช่วง องค์ประกอบสำหรับระบบ EDXRF เริ่มตั้งแต่โซเดียม (Sodium, Na) ถึงยูเรเนียม (Uranium, U) สำหรับระบบ WDXRF จะมีช่วงองค์ประกอบที่กว้างกว่าตั้งแต่เบริลเลียม (Beryllium, Be) ถึง ยูเรเนียม (uranium, U) โดยทั่วไปธาตุที่มีเลขอะตอมสูงจะมีการตรวจจับได้ดีกว่าธาตุที่ค่อนข้างเบา [22]



ภาพ 17 แสดงตัวอย่างสเปคตรัมของตัวอย่างดินที่วัดด้วย EDXRF spectrometer [22]

ภาพ 17 แสดงสเปกตรัมของตัวอย่างดินที่วัดด้วยระบบสเปคโตรมีเตอร์แบบ EDXRF ซึ่งจะ เห็นพีคได้อย่างชัดเจน ตำแหน่งของพีคเป็นตัวกำหนดธาตุหรือองค์ประกอบที่มีอยู่ในตัวอย่างขณะที่ ความสูงของพีคเป็นตัวกำหนดความเข้ม โดยภายในเทคนิคการเรืองรังสีเอกซ์ (X-ray Fluorescence XRF) จะมีรังสีเอ็กซ์ที่เกิดจากแหล่งกำเนิดจะฉายไปยังตัวอย่าง ในกรณีส่วนใหญ่แหล่งกำเนิดจะเป็น หลอดรังสีเอ็กซ์แต่อาจเป็นซินโครตรอนหรือวัสดุกัมมันตภาพรังสี ธาตุที่อยู่ในตัวอย่างจะเปล่งแสงรังสี เอ็กซ์ด้วยพลังงานที่ไม่ต่อเนื่อง (เทียบเท่ากับสีในแสงที่สามารถมองเห็น)ซึ่งเป็นลักษณะเฉพาะของ ธาตุเหล่านี้ พลังงานที่ต่างกันก็เท่ากับมีสีที่แตกต่างกัน โดยการวัดพลังงาน (การวัดสี) ที่ปล่อยออกม มาจากตัวอย่างทำให้สามารถระบุได้ว่ามีธาตุใดบ้าง [22]

2.7 กล้องจุลทรรศน์อิเล็กตรอนแบบส่องกราด (Scanning Electron Microscopy, SEM)

กล้องจุลทรรศน์อิเล็กตรอนแบบส่องกราด (Scanning Electron Microscopy, SEM) เป็น กล้องจุลทรรศน์ให้ภาพที่ใกล้เคียงกับสรีรวิทยาของตาและสมองได้รับ เนื่องจากระยะชัดลึกในแต่ละ รายละเอียดที่ได้รับจากกล้องจุลทรรศน์อิเล็กตรอนแบบส่องกราด (Scanning Electron Microscopy, SEM) นั้นสูงกว่าความละเอียดจากในมุมของการมองภาพมาก นั่นเป็นวิธีที่ชัดเจนกว่า ดวงตาของเราและการมองเห็นแค่เปลือกนอกของเรา จึงต้องวิวัฒนาการเพื่อที่จะรับรู้สามมิติของวัตถุ จริง ในกล้องจุลทรรศน์อิเล็กตรอนแบบส่องกราด (Scanning Electron Microscopy, SEM) โดย รูปภาพที่ปรากฏมีลักษณะคล้ายกับการเล่นแสงและเงาบนเนินเขาและหุบเขา ซึ่งคุณลักษณะเหล่านี้ ของวัตถุจริงมีลักษณะเหมือนโพรงและส่วนที่ยื่นออกมาอย่างชัดเจนดังแสดงภาพ 18 [21]



ภาพ 18 Scanning electron micrograph ของการแตกหักแบบเหนียวที่ผิวในโมลิบดีนัม (Molybdenum) [21]

กล้องจุลทรรศน์อิเล็กตรอนแบบส่องกราด เป็นเครื่องมือที่ใช้ในการศึกษาลักษณะ และ รายละเอียดโครงสร้างขนาดเล็กของวัสดุ เนื่องจากมีกำลังขยายสูงกว่ากล้องจุลทรรศน์ทั่วไป ซึ่งการ สร้างภาพทำได้โดยการตรวจวัดอิเล็กตรอนที่สะท้อนจากพื้นผิวหน้าของตัวอย่าง นิยมนำมาตรวจสอบ ลักษณะผิวภายนอกของตัวอย่าง และ ตรวจสอบการเปลี่ยนแปลงของตัวอย่าง ซึ่งกล้องจุลทรรศน์ อิเล็กตรอนแบบส่องกราดสามารถตรวจสอบการเรียงตัวของผลึกด้วยระบบการรับสัญญาณเลี้ยวเบน ของอิเล็กตรอนกระเจิงกลับ [21]

2.8 การวิเคราะห์ขนาดอนุภาคโดยวิธีการเลี้ยวเบนของแสงเลเซอร์ (Particle size analyzer by Laser diffraction method)

การวิเคราะห์ขนาดอนุภาคด้วยวิธีการเลี้ยวเบนของเลเซอร์เกิดจากการฉายลำแสงเลเซอร์ ไปยังอนุภาคซึ่งระบบการวัดจะวัดความเข้มของช่องว่างจากการรับแสงที่หักเห/กระเจิงจากอนุภาค จากลำแสงเลเซอร์จากระบบการฉายรังสีและผลลัพธ์ของการกระจายตัวของอนุภาคจะได้จากระบบ การวัดแสง (Optical system) การฉายรังสีของระบบ optical จะมีแสงเลเซอร์ กึ่งตัวนำ (Semiconductor laser) โดยภายในลำแสงที่ออกมามีความยาวคลื่นตามแหล่งกำเนิดแสง ดังนั้นจะ สามารถวัดอนุภาคได้หลากหลายตั้งแต่ขนาดเส้นผ่านศูนย์กลางระดับไมครอนตั้งแต่ 0.1 ไมโครเมตร ไปจนถึงขนาดอนุภาคที่มีเส้นผ่านศูนย์กลางใหญ่ระดับหลายพัน [23]



ภาพ 19 แผ<mark>นภาพแสดงโครงสร้างพื้นฐานการวัดของเครื่องมือโดยวิธีการเลี้ยวเบนของเลเซอร์ [23]</mark>

เมื่อลำแสงเลเซอร์จากแหล่งกำเนิดแสง (41) อายุไปยังกลุ่มอนุภาค (P) ผ่านเลนส์ (42) เพื่อให้จัดลำแสงขนานกัน เมื่อลำแรงเลเซอร์มีการหักเหหรือกระเจิงจากการขนกับกลุ่มอนุภาค (P) จะถูกทำการตรวจวัดจากรูปแบบการกระจายความเข้มแสง ท่ามกลางการหักเห/กระเจิงของแสงที่ กระเจิงไปข้างหน้าจะถูกเลนส์ (53a) เบนเพื่อสร้างรูปแบบการกระจายทรงวงแหวน (Ring-shape) บนระนาบที่ตรวจจับที่ตำแหน่งระยะโฟกัส รูปแบบการกระจายความเข้มแสงที่กระเจิงไปข้างหน้าจะ ถูกตรวจจับโดยเซนเซอร์วงแหวนตรวจจับ (Ring detector, forward scattered light sensor) (53b) เกิดจากขึ้นจากองค์ประกอบของเซนเซอร์แสงจำนวนมาก โดยที่เซนเซอร์แสงประกอบด้วยแสง ที่มีรูปทรงวงแหวน (Ring-shape) ที่เกิดจากพื้นผิวที่มีรัศมีแตกต่างกันมาจัดเรียงเป็นศูนย์กลาง นอกจากนี้แสงที่กระเจิงไปด้านข้างและด้านหลังจะถูกตรวจจับด้วยเซนเซอร์แสงด้านข้างและเซนเซอร์ แสงด้านหลัง รูปแบบการกระจายความเข้มของการกระเจิงแสงที่มาจากส่วนการวัดโดยเซนเซอร์แสง จำนวนมากจะถูกแปลงเป็นข้อมูลดิจิทัลด้วยตัวแปลง A/D converter และป้อนข้อมูลไปยัง คอมพิวเตอร์เป็นข้อมูลการกระจายความเข้มการกระเจิงแสง [23]



ภาพ 20 แผนภาพแสดงผลการวัดการกระจายความเข้มการกระเจิงแสงโดยอนุภาคสีน้ำเงินซึ่งลำแสง



ู้ ที่ฉายรังสีมีความยาวคลื่นประมาณ 400 นาโนเมตรและ 700 นาโนเมตร [23]

ภาพ 21 แผนภาพแสดงการกระจายขนาดอนุภาคที่คำนวณจากผลลัพธ์การวัดในภาพ 20 [23]

2.9 การวิเคราะห์การสูญเสียน้ำหนักเชิงความร้อน (Thermogravimetric Analysis, TGA)

เป็นเทคนิคการทดสอบที่ตรวจวัดมวลของตัวอย่างที่เป็นฟังก์ชันอุณหภูมิของตัวอย่างหรือ เป็นฟังก์ชันเวลาในการทดสอบในกระบวนการทดสอบทางความร้อน ผลการทดสอบของเทคนิคการ วิเคราะห์การสูญเสียน้ำหนักเชิงความร้อน (Thermogravimetric Analysis, TGA) โดยทั่วไปแสดงผล เป็นเส้นโค้ง (TGA curve) ที่พล็อตมวลกับอุณหภูมิหรือเวลา อีกหนึ่งการใช้ประโยชน์คืออนุพันธ์ อันดับหนึ่งของเส้นโค้ง (TGA curve) เทียบกับอุณหภูมิหรือเวลา ซึ่งเป็นการแสดงอัตราการ เปลี่ยนแปลงมวลหรือเป็นที่รู้จักกันคือ Differential thermogravimetric หรือ DTG curve

การเปลี่ยนแปลงมวลเกิดขึ้นเมื่อตัวอย่างสูญเสียวัสดุด้วยวิธีใดวิธีหนึ่งหรือทำปฏิกิริยากับ บรรยากาศโดยรอบ ทำให้เกิดระดับที่แตกต่างกันใน TGA curve หรือจุดสูงสุดใน DTG curve ซึ่ง รวมถึงสิ่งต่อไปนี้ [24]

 การระเหยของสารระเหย, การอบแห้ง, การดูดซับและคายก๊าซ, ความชิ้นและ การระเหยของสาร, การสูญเสียน้ำของการกลายรูปเป็นผลึก

- การเกิดปฏิกิริยาออกซิเดชั้นของโลหะในอากาศ
- การย่อยสลายจากการเกิดปฏิกิริยาออกซิเดชันของสารอินทรีย์ในอากาศ

 การสลายตัวด้วยความร้อนในบรรยากาศเฉื่อย (Inert atmosphere) ด้วยการ ก่อตัวของผลิตภัณฑ์ที่เป็นก้าซ โดยสารประกอบอินทรีย์ในกระบวนการเหล่านี้เรียกว่าไพโรไลซิส (Pyrolysis)



ภาพ 22 ขั้นตอนการสลายตัวของแคลเซียมออกซาเลตโมโนไฮเดรต : มวลตัวอย่าง 19 มิลลิกรัม,

อัตราการให้ความร้อน 30 เคลวิน/นาที, บรรยากาศภายในเป็นก๊าซไนโตรเจน [24]

เครื่องชั่งความร้อนที่แตกต่างกัน 3 รูปแบบแสดงดังภาพ 23 ในปัจจุบันใช้เครื่องชั่ง compensation เป็นหลัก ด้วยเครื่องชั่งประเภทนี้ตำแหน่งของตัวอย่างในเตาเผายังคงเหมือนเดิม แม้ว่ามวลจะมีการเปลี่ยนแปลง ในขณะเดียวกัน เราสามารถสังเกตระหว่างการเคลื่อนที่ขดลวดเดี่ยว ของระบบการตรวจวัดและเซลล์ของการชั่งน้ำหนักที่มีซับซ้อน ในการตรวจวัดแบบจัดเรียงแนวราบ (Horizontal arrangement) ระบบการเคลื่อนที่ขดลวดเดี่ยวมีข้อเสียที่ตัวอย่างที่เคลื่อนที่ในแนวราบ ระหว่างการให้ความร้อนทำให้เกิดการเปลี่ยนแปลงมวลอย่างชัดเจน

มาตรการการตรวจวัดของโครงสร้างเครื่องชั่งและอุปกรณ์ให้ความร้อนต้องมีการป้องกัน เครื่องชั่งในภาชนะเครื่องชั่งจากผลกระทบของการแผ่ความร้อนและการสัมผัสผลิตภัณฑ์ที่มีฤทธิ์การ กัดกร่อน กรณีส่วนใหญ่ภายในภาชนะเครื่องชั่งจะถูกปรับปรุงด้วยก๊าซป้องกัน (Protective gas)

เครื่องชั่งจะถูกจัดระเภทเป็นเครื่องชั่นเซมิไมโคร (semimicro, 10 μg), ไมโคร (micro, 1 μg) หรืออัลตราไมโคร (ultramicro, 0.1 μg) ขึ้นอยู่กับความละเอียดเครื่องชั่ง นอกจากความละเอียด แล้วความจุสูงสุดของเครื่องชั่งก็เป็นปัจจัยที่สำคัญ โดยเฉพาะอย่างยิ่งเมื่อทำการตรวจวัดวัสดุที่ไม่เป็น เนื้อเดียวกัน (Inhomogeneous materials) ซึ่งมักจะมีเพียงไม่กี่มิลลิกรัมที่ไม่สามารถเป็นตัวแทน ของวัสดุและต้องการมวลตัวอย่างที่มากขึ้น



ภาพ 23 เครื่องชั่งสารเชิงความร้อนที่มีรูปแบบการบรรจุใส่ด้านบน, การแขวนและการจัดแนวราบ โดยที่ลูกศรแสดงทิศทางการเคลื่อนที่ของเตาสำหรับการบรรจุตัวอย่าง [24]

หลากหลายปัจจุบันที่ควรพิจารณาเมื่อทำการเตรียมตัวอย่างสำหรับการการ
 วิเคราะห์การสูญเสียน้ำหนักเชิงความร้อน (Thermogravimetric Analysis, TGA)

- ตัวอย่างควรเป็นตัวแทนของวัสดุที่จะทำการวิเคราะห์
- มวลของตัวอย่างควรจะเพียงพอที่จะทำให้เกิดความแม่นยำสำหรับการทดสอบ
- ตัวอย่างควรมีการเปลี่ยนแปลงน้อยที่สุดจากกระบวนการเตรียมตัวอย่าง
- ตัวอย่างไม่ควรมีการปนเปื้อนจากกระบวนการเตรียมตัวอย่าง

สัณฐานวิทยาของตัวอย่างมีผลต่ออัตราการแพร่ของผลิตภัณฑ์ที่เกิดปฏิกิริยาและลำดับเวลา ของการเกิดปฏิกิริยา ในขณะเดียวกันสัณฐานวิทยาก็ส่งผลต่อการถ่ายเทความร้อนภายในตัวอย่างเช่น กัน มวลที่ใช้ในการทดสอบยังมีอิทธิพลต่ออัตราการสูญเสียมวลเนื่องจากการแพร่กระจายและ กระบวนการถ่ายโอนความร้อน จึงเป็นเรื่องสำคัญในการควบคุมคุณภาพการตรวจวัดที่จะใช้เทคนิคใน การเตรียมตัวอย่างให้มีความสม่ำเสมอซึ่งการใช้มวลตัวอย่างที่มีความสม่ำเสมอมีความสำคัญมากใน การเตรียมตัวอย่างให้มีความสม่ำเสมอซึ่งการใช้มวลตัวอย่างที่มีความสม่ำเสมอมีความสำคัญมากใน การทำให้เกิดการเปรียบเทียบข้อมูลจากผลการทดสอบการวิเคราะห์การสูญเสียน้ำหนักเชิงความร้อน (Thermogravimetric Analysis, TGA) ได้ ในภาพ 24 การสลายตัวของเพนตะไฮเดรตคอปเปอร์ ซัลเฟต (Copper sulfate pentahydrate) บดละเอียดเปรียบเทียบกับการสลายตัวของผลึกที่มีความ หยาบมากกว่า ตัวอย่างที่เป็นผงละเอียดเกิดปฏิกิริยารวดเร็วกว่าเนื่องจากก๊าซที่เป็นผลิตภัณฑ์ ปฏิกิริยาไปถึงพื้นผิวของแต่ละเม็ดที่มีความละเอียดได้รวดเร็วมากกว่า ตัวอย่างนี้แสดงให้เห็นถึง ความสำคัญของการเตรียมตัวอย่างในการตรวจวัดการวิเคราะห์การสูญเสียน้ำหนักเชิงความร้อน (Thermogravimetric Analysis, TGA)



ภาพ 24 เส้นโค้ง TGA และ SDTA แสดงการขจัดน้ำของการตกผลึกจากคอปเปอร์ซัลเฟตเพนตะไฮ เดรต เส้นโค้งสีแดงที่วัดด้วยผลึกที่ค่อนข้างหยาบ เส้นโค้งสีดำที่วัดด้วยผลึกที่มีละเอียด ขั้นตอนที่ 1 และขั้นตอนที่ 3 ในเส้นโค้งของผลึกที่บดละเอียดมีการเลื่อนมากกว่า 10 เคลวินไปที่อุณหภูมิต่ำลง อัตราการทำความร้อนคือ 10 เคลวิน/นาที [24]

2.10 ทบทวนวรรณกรรมที่เกี่ยวข้อง

2.10.1 การใช้ประโยชน์จากปูนขาว

Olga Cazalla และคณะ [25] ได้ศึกษาคุณสมบัติของปูนขาวที่ถูกเก็บไว้ภายใต้ความซึ้น (aging of lime) โดยนำมาใช้เป็นส่วนผสมในมอร์ตาร์โดยปราศจากปูนซีเมนต์โดยพบว่าพฤติกรรม ของแคลเซียมไฮดรอกไซด์ (CH) ที่เป็นองค์ประกอบหลักของปูนขาว (Lime) มีการเปลี่ยนแปลง เช่น ขนาดของอนุภาคและรูปร่างของอนุภาค ซึ่งมีผลต่อคุณสมบัติการซับน้ำ (water retention), ความ เป็นพลาสติก (plasticity) และความสามารถในการทำงาน (workability) ในภายหลังจากการเก็บปูน ขายภายใต้ความชื้น Ca(OH)₂ เกิดการเปลี่ยนแปลงทางสัณฐานวิทยา (morphologic) จากโครงสร้าง ผลึกปริซึม (prismatic crystals) เป็นโครงสร้างผลึกที่มีลักษณะเป็นแผ่นเกล็ด (platelike crystals) และยังเกิดการลดขนาดข<mark>องอ</mark>นุภาค



ภาพ 25 ผลการทดสอบ TEM photomicrograph ของพอร์ตแลนด์ไดต์ใน (a)ปูนขาว 1 ปี (b) ปูน ขาว 14 ปี (c) ปูนขาวใหม่ [25]

จากภาพ 25 แสดงผลึกรูปทรงปริซึมขนาดใหญ่ของพอร์ตแลนด์ไดต์ในปูนขาวใหม่ (ภาพ 25(c)) ในขณะผลึกของพอร์ตแลนด์ไดต์ขนาดเล็กที่มีลักษณะเป็นเกล็ดมากขึ้นโดยเฉพาะในปูนขาว อายุ 14 ปี นอกจากนี้รูปแบบ XRD แสดงเฟสแคลไซต์ (CC) ในทุกตัวอย่างดังภาพ 26



ภาพ 26 รูปแบบ XRD ของพอร์ตแลนด์ไดต์ใน (a)ปูนขาว 1 ปี (b) ปูนขาว 14 ปี (c) ปูนขาวใหม่ (P : Portlandite และ CC : Calcite) [25]

สำหรับขนาดผลึกเท่ากัน platelike crystals มีพื้นผิวมากกว่าประมาณ 5 เท่าของพื้นผิว prismatic crystals โดยที่ platelike crystals มีพื้นที่ผิว 102.6 m²·g⁻¹ ขณะที่ prismatic crystals มีพื้นที่ผิว 22.2 m²·g⁻¹



ภาพ 27 แสดง SEM ของ (a) มอร์ตาร์ปูนขาวที่ถูกเก็บภายใต้ความชื้น 1 ปี (b) มอร์ตาร์ปูนขาวที่ถูก เก็บภายใต้ความชื้น 14 ปี ที่พื้นผิวเป็นพื้นที่ของการเกิดปฏิกิริยา carbonated (c) มอร์ตาร์ปูนขาว ใหม่ และเสริมด้วยฮิสโตแกรมแสดงขนาดของแคลไซต์ (S, ในหน่วย µm) กับความถี่ (F, ในหน่วย

จากผลการทดสอบ SEM ของมอร์ตาร์ปูนขาวดังภาพ 27 แสดงปริมาณช่องว่างและการ พัฒนาของรอยร้าวจากการแห้ง ซึ่งรอยต่อระหว่างวัสดุเชื่อมประสานกับมวลรวม (binder-aggregare contact zone) แสดงความไม่ต่อเนื่องจากการพบรอยแยก (fissures) โดยทั่วไปการเกิดปฏิกิริยา carbonation เพิ่มขึ้นตามระยะเวลาส่งผลให้ความพรุน (porosity) ลดลง ซึ่งสอดคล้องกับรายงาน ของ solid volume เพิ่มขึ้นจากการเปลี่ยนแปลงของ portlandite (CH, ρ = 2.24 g·cm⁻³, 33.0 cm⁻³ molar volume) เป็น calcite (CC, ρ = 2.70 g·cm⁻³, 36.9 cm⁻³ molar volume)

ปฏิกิริยา carbonation ของมอร์ตาร์ปูนขาวเกิดขึ้นจากการเปลี่ยนแปลงของ portlandite (CH) เป็น calcite (CC) ซึ่งเป็นปฏิกิริยาที่มี 2 กระบวนการเกิดขึ้นโดยเริ่มจากคาร์บอนไดออกไซด์ (CO₂) ละลายในน้ำได้กรุ<mark>ดคาร์บอร์นิก (carbonic acid) ตามสมการ</mark> (2.8)

$$CO_2 + H_2O = H_2CO_3$$
 (2.8)

จากนั้นแคลเซี<mark>ยมไฮดรอกไซด์จะทำปฏิกิริยา</mark>กับกร<mark>ดคาร์บอร์นิกในสารละลายดังสมการที่</mark>

(2.9)

$$Ca(OH)_2 + H_2CO_3 = CaCO_3 + 2H_2O$$
 (2.9)

จะพบว่าน้ำเป็นสิ่งจำเป็นที่ทำให้เกิดปฏิกิริยาโดยความชื้นสัมพัทธ์ต่ำจะส่งผลให้การ เกิดปฏิกิริยา carbonation ช้า ในขณะที่ความชื้นสัมพัทธ์สูงจะส่งผลให้การเกิดปฏิกิริยาเกิดปฏิกิริยา carbonation เร็ว [25]

David O. Koteng และคณะ [26] ได้ทำศึกษาการพัฒนากำลังของเพสต์โดยใช้ปูนขาวและ วัสดุปอซโซลานเป็นส่วนผสม โดยออกแบบสัดส่วนผสมระหว่างปูนขาวกับวัสดุปอซโซลานที่มีความ แตกต่างกันในด้านปริมาณและสภาพการบ่มตัวอย่าง ดังตาราง 6 [26]

ตาราง 6 สัดส่วนผสมและสภาพการบ่มตัวอย่างของเพสต์ปูนขาว (NHL)-ซิลิกาฟูม (SF) -เถ้าลอย (FA) ที่อัตราส่วนน้ำต่อวัสดุเชื่อมประสาน (w/b) เท่ากับ 0.35 [26]

Pozz	colana cent	L		Past weig	e con ght (%	npositio 6)	on by	Curing conditions		
(%)				SF	FA	NHL	0– 7 days	7–28 days	28- 180 days	
25				10	15	75	Mold	Water, RT	Water, R	Т
30				10	20	70	Mold	Water, RT	Water, R	Т
35				10	25	65	Mold	Water, RT	Water, R	Т
40				10	30	60	Mold	Water, RT	Water, R	Т
40				00	40	60	Mold	Water, RT	Water, R	Т
40				10	30	60	Mold	Water, RT	Air, RT	
40				10	30	60	Mold	Air, RT	Air, RT	
40				10	30	60	Mold	Water, 60 °C	Air, RT	
Note: F	40	oom t	empe	ratu	re.					
	40	ΕΓ	Finer	nes	s of	lime				
	25	F .		N		-50				
	35	F	Ň	N	0.50	100				k
a)		F		N			v			6
Ē	30	E	Y			10-200	í l		/	1
2		E	~	P	1551	NO. 20			//	
Ę	25	E	W	Pa	ass I	NO. 50			///	
đ	20	E								
e	~~	F		A						
st	20	F		A		-8-				
0)		F	to 1	X	-					
,Š	15	F	T 📶	/	/		74	5		
SS		E				X				
ğ	10	E/	Ø			V				
đ	10	-th	\Diamond							
E		E	>							
ŏ	5	F								
		7								.
	0	5u	uЦ		LL.	шL	шh	uluulu	uluu	
		0	20		40	60	80	100 120	140 1	60 180
							Age (davs)		

ภาพ 28 อิทธิพลจากความละเอียดของปูนขาวต่อกำลังอัดของเพสต์ที่มีปริมาณซิลิกาฟูม 10% เถ้า ลอย 30% และปูนขาว 60% ที่อัตราส่วนน้ำต่อวัสดุเชื่อมประสาน (w/b) เท่ากับ 0.35 โดยที่บ่ม ตัวอย่างในน้ำภายใต้อุณหภูมิห้อง [26]

จากภาพ 28 จะพบว่ากำลังของตัวอย่างที่ใช้ปูนขาว (NHL) ร่อนผ่านตะแกรงเบอร์ 200 สูง กว่าส่วนผสมอื่นๆหลัง 24 วัน โดยตัวอย่างที่ใช้ NHL ร่อนผ่านตะแกรงเบอร์ 200 มีกำลังเพิ่มขึ้น 11.8% และ 11.5% ที่อายุ 28 วัน และ 180 วันตามลำดับ และช่วงอายุระหว่าง 28 วันถึง 90 วันที่ กำลังของทุกตัวอย่างมีการลดลง กำลังของตัวอย่างที่ลดลงในช่วง 28 วันถึง 90 วันเกิดจากการบ่มของ ปูนขาวอิสระ (free lime) ภายในตัวอย่างเพสต์ซึ่งถูกพบในทุกตัวอย่างที่มีการบ่มในน้ำจากการที่ แคลเซียมไฮดรอกไซด์ (CH) อยู่ภายใต้ความเปียกชื้นอย่างต่อเนื่องทำให้เกิดการเปลี่ยนแปลง คุณสมบัติทางกายภาพคือแต่ละโครงสร้างผลึกปรีซึมของแคลเซียมไฮดรอกไซด์ (single prismatic crystals) แตกตัวเป็นผลึกที่มีลักษณะเป็นเกล็ด (platelike crystals) ขนาดเล็กจำนวนมากส่งผลให้ ความหนืด (viscosity) และความเป็นพลาสติก (plasticity) ของตัวอย่างเพิ่มขึ้นในช่วงต้น แต่ความ หนืด (viscosity) และความเค้นคราก (yield stress) จะลดลงตามระยะเวลาเมื่อแต่ละ platelike crystals ที่มีการจัดเรียงตัวแบบสุ่ม (random alignment) เปลี่ยนเป็นวางตัวในระนาบเดียวกัน (face to face)



ภาพ 29 แสดงผลกระทบจากสภาพการบุ่มต่อกำลังอัดของเพสต์ที่มีส่วนผสมด้วยซิลิกาฟูม 10% เถ้า

ลอย 30% และปูนขาว 60% ที่อัตราส่วนน้ำต่อวัสดุเชื่อมประสาน (w/b) เท่ากับ 0.35 [26] ภาพ 29 แสดงค่ากำลังอัดของกลุ่มตัวอย่างบ่มน้ำที่อุณหภูมิห้องที่ระยะเวลา 28 วัน มีค่า กำลังอัดเท่ากับ 18.7 MPa และกลุ่มตัวอย่างที่บ่มในน้ำอุณหภูมิ 60 C มีค่ากำลังอัดที่ 28 วัน เท่ากับ 26.5 MPa ในกลุ่มตัวอย่างที่บ่มในอากาศที่ 28 วัน มีค่ากำลังอัดเท่ากับ 12.6 MPa ในกลุ่มตัวอย่างที่ บ่มในน้ำอย่างต่อเนื่องเกิน 28 วันมีการลดลงของค่ากำลังอัดเล็กน้อยในช่วง 28 วันถึง 90 วันโดยมีค่า กำลังอัดเท่ากับ 17.4 Mpa ก่อนที่ค่ากำลังอัดที่ระยะเวลา 180 วันเพิ่มขึ้นเป็น 31.3 MPa นอกจากนี้ ตัวอย่างที่บ่มในอากาศมีการลดลงของค่ากำลังอัดจาก 9.0 MPa เป็น 6.1 MPa ที่ระยะเวลา 7 วัน และ 14 วันตามลำดับซึ่งสอดคล้องกับการพบรอยร้าวขนาดเล็กที่บริเวณผิวของตัวอย่างที่ระยะเวลา 14 วัน เมื่อระยะเวลาเพิ่มขึ้นรอยร้าวมีการลดลงจนไม่ปรากฏ การบ่มตัวอย่างที่อุณหภูมิสูงเพิ่มอัตรา การเกิดปฏิกิริยาปอซโซลานิก (Pozzolanic reaction) และเพิ่มกำลังอัดในช่วงต้น ในกลุ่มตัวอย่างที่ มีเปลี่ยนสภาพการบ่มจากในน้ำเป็นอากาศยังคงมีการพัฒนากำลังจากปฏิกิริยาปอซโซลานิกและ เกิดปฏิกิริยา carbonation ของปูนขาวอิสระด้วยคาร์บอนไดออกไซด์ในบรรยากาศ ส่วนในกลุ่ม ตัวอย่างที่บ่มในอากาศแสดงการพัฒนากำลังอัดที่ต่ำเนื่องจากตัวอย่างเกิดรอยร้าวจากการหดตัว (drying shrinkage) ที่มาจากการสูญเสียความชื้นซึ่งจากการสูญเสียความชื้นและการเปลี่ยนแปลง ปริมาตรส่งผลให้เกิดรอยร้าวขนาดเล็ก [26]

2.10.1 การใช้ประโยชน์จากกากแคลเซียมคาร์ไบด์และวัสดุปอซโซลาน

Kiatsuda Somna และคณะ [27] ได้ศึกษาโครงสร้างทางจุลภาคของเพสต์ที่เป็นส่วนผสม ระหว่างกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) และเถ้าลอยบด (Ground fly ash, GFA) โดยไม่มีซีเมนต์พอร์ตแลนด์ในส่วนผสม โดยอัตราส่วนของกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) ต่อเถ้าลอยบด (Ground fly ash, GFA) เท่ากับ 30 : 70 โดย น้ำหนัก โดยใช้เทคนิคกล้องจุลทรรศน์อิเล็กตรอนแบบส่องกราด (Scanning Electron Microscopy, SEM), เทคนิควิเคราะห์การเลี้ยวเบนของรังสีเอ็กซ์ (X-ray Diffractometer, XRD), เทคนิคฟูเรียร์ ทรานส์ฟอร์มอินฟราเรดสเปกโตรสโคปี (Fourier transform infrared spectros, FTIR) เพื่อให้เกิด ความเข้าใจวัสดุเชื่อมประสานใหม่ที่เกิดขึ้น เนื่องจากวัสดุที่ใช้ในงานวิจัยนี้มีขนาดอนุภาคค่อนข้าง ใหญ่จึงนำไปบดด้วย ball milling จนกระทั่งขนาดเม็ดอนุภาคของวัสดุค้างบนตะแกรงขนาด 45 ไมโครเมตรน้อยกว่า 2% โดยน้ำหนัก เพื่อเพิ่มการเกิดปฏิกิริยาระหว่างเถ้าลอย (Fly ash, FA) และ กากแคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR)



ภาพ 30 รูปถ่ายโครงสร้างจุลภาคของเพ<mark>สต์กากแคลเ</mark>ซียมคาร์ไบด์-เถ้าลอยบด (CCR-GFA paste) ที่ อัตราส่วนน้ำต่อส่วนผสมระหว่างกากแคลเซียมคาร์ไบด์-เถ้าลอย (Water-to-binder, W/B) เท่ากับ (a) 0.3, (b) 0.4 และ (c) 0.5 (0.3CF, 0.4CF แล<mark>ะ 0.5C</mark>F ตามลำดับ) [27]

หลังจากกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) ทำปฏิกิริยากับเถ้าลอย บด (Ground fly ash, GFA) ทำให้เกิดผลิตภัณฑ์แคลเซียมซิลิเกตไฮเดรต (C-S-H) ซึ่งคล้ายกับที่ได้ จากปฏิกิริยาปอซโซลานิก แม้ว่าตัวอย่างมีอัตราส่วน W/B ที่แตกต่างกัน แต่สัณฐานวิทยาไม่ต่างกัน อย่างมีนัยสำคัญ ในภาพ 25 แสดงอนุภาคทรงกลมขนาดใหญ่ที่ไม่ทำปฏิกิริยาซึ่งเป็นเถ้าลอยที่เป็น ทรงกลมที่มีการก่อตัวของวัสดุอื่นที่ผิวรอบ สัณฐานวิทยาที่พบยังประกอบด้วยอนุภาคที่มีความเป็น เจลที่มีขนาดแตกต่างกันบนพื้นผิวทรงกลมและอนุภาคกลุ่มใหญ่ในภาพบริเวณที่มีความสว่าง ซึ่งจาก ผลการทดสอบ EDS พบว่าทั้งอนุภาคที่มีความเป็นเจลและอนุภาคที่มีความสว่างส่วนประกอบหลัก เป็นอะตอมของ Si และ Ca โดยที่อะตอมของ Al มีปริมาณน้อยมาก มีความเป็นไปได้ว่าเป็น Si และ Al ที่มาจากเถ้าลอยซึ่งรูปร่างเหล่านี้อาจเป็นรูปแบบของเจลแคลเซียมซิลิเกตไฮเดรต (C-S-H)



ภาพ 31 รู<mark>ปแบบ X-ray diffraction ของ CCR, GFA และเพส</mark>ต์ CCR-GFA [27]

เฟสหลักในตัวอย่างเถ้าลอยบด (GFA) พบเฟสที่มีขนาดเล็กของควอตซ์ (Quartz, SiO₂), มัลไลต์ (Mullite, 3Al₂O₃•2SiO₂), เฮมาไทต์ (Hematite, Fe₃O4) และอลูมิไนต์ (Aluminite, Al₂O₃) นอกจากนี้ตัวอย่างกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) พบพืคของพอร์ตแลนด์ ไดต์ (Portlandite) หรือแคลเซียมไฮดรอกไซด์ (Ca(OH)₂) และแคลเซียมคาร์บอเนต (CaCO₃)

เพสต์กากแคลเซียมคาร์ไบด์-เถ้าลอยบด (CCR-GFA paste) มีการเปลี่ยนแปลงหลังจาก กากแคลเซียมคาร์ไบด์ (CCR) ทำปฏิกิริยากับเถ้าลอยบด (GFA) เห็นได้ชัดว่ามีการก่อตัวของแคลเซียม ซิลิเกตไฮเดรต (CSH) ในรูปของ Ca₅(SiO₄)₂ (OH)₂ ที่พบในทุกเพสต์ ในทำนองเดียวกันหลังจากการ ปฏิกิริยาของกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (CCR) และเถ้าลอยบด (GFA) จะเห็นว่าเฟสหลักของ Al₂O₃ และ SiO₂ หายไปจากผลิตภัณฑ์ ในทางตรงกันข้ามความเข้มเฟสของแคลเซียมคาร์บอเนต (CaCO₃) ใน ส่วนผสม 0.3CF ถึง 0.5CF มีการเปลี่ยนแปลงเล็กน้อยเท่ากันเมื่อเปรียบเทียบกับความเข้มเฟสเดิม จากกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (CCR) การก่อตัวเหล่านี้เกิดจากการก่อตัวของผลิตภัณฑ์แคลเซียมซิลิ เกตไฮเดรต (CSH) ที่มาจากปฏิกิริยาระหว่างซิลิกา (SiO₂) จากเถ้าลอยบด (GFA) และแคลเซียมไฮดร อกไซด์ (Ca(OH)₂) จากกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (CCR)

Chai Jaturapitakkul และคณะ [6] ได้ศึกษาวัสดุเชื่อมประสานจากการใช้ประโยชน์กาก แคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) และเถ้าแกลบ (Rice husk ash, RHA) ซึ่งเถ้า แกลบเป็นผลพลอยได้จากการเผาแกลบข้าวจากองค์ประกอบทางเคมีเถ้าแกลบมีปริมาณซิลิกา (SiO₂) ที่สูงถึง 78.22% และกากแคลเซียมคาร์ไบด์มีปริมาณแคลเซียมออกไซด์ (CaO) เท่ากับ 51.94% ดัง ตาราง 6 โดยทั่วไปเมื่อซีเมนต์เกิดปฏิกิริยาไฮเดรชัน ผลิตภัณฑ์หลักคือแคลเซียมซิลิเกตไฮเดรต (Calcium silicate hydrate, CSH), แคลเซียมอลูมิเนตไฮเดรต (Calcium aluminate hydrate, CAH) และแคลเซียมไฮดรอกไซด์ (Ca(OH)₂) ซึ่งแคลเซียมซิลิเกตไฮเดรต (CSH) และแคลเซียม อลูมิเนต (CAH) เป็นวัสดุเชื่อมประสานในส่วนผสมและมีส่วนร่วมในการให้กำลังอัดของคอนกรีต อย่างไรก็ตามแคลเซียมซิลิเกตไฮเดรต (CSH) ให้ค่ากำลังอัดสูงกว่าแคลเซียมอลูมิเนต (CAH) ขณะที่ แคลเซียมไฮดรอกไซด์ (Ca(OH)₂) สามารถทำปฏิกิริยากับซิลิกา (SiO₂) และอลูมินา (Al₂O₃) จากวัสดุ ปอซโซลานส่งผลให้แคลเซียมซิลิเกตไฮเดรต (CSH) และแคลเซียมอลูมิเนตไฮเดรต (CAH) ในส่วนผสม เพิ่มขึ้น ซึ่งคุณสมบัติที่เพิ่มขึ้นยังรวมถึงความทนทานกรดที่เพิ่มขึ้น ลดการเยิ้มน้ำ และลดอัตราการซึม ผ่านของคอนกรีต

ตาราง 7 องค์ประกอบเคมีของกากแคลเซียมคารไบด์, เถ้าแกลบและซีเมนต์ปอร์ตแลนด์ [6]

Material		Chemical composition (%)							
	SiO ₂	Al_2O_3	$\mathrm{Fe_2O_3}$	CaO	MgO	NaO_2	K ₂ O	SO3	LOI
Calcium carbide residue	3.36	2.56	0.33	51.94	0.46	0.03	0.03	0.22	41.72
Rice husk ash	78.22	1.48	1.98	4.59	0.62	0.22	2.56	0.43	8.97
Cement	20.42	5.78	3.35	63.94	1.06	0.17	0.31	2.29	2.92

การเตรียมกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) แห้งจากการผึ่งแดด ให้ปริมาณความชื้นต่ำกว่า 3% จากนั้นนำไปบดโดยเครื่อง Los Angeles abrasion จนกระทั่งขนาด เม็ดค้างอยู่บนตะแกรงเบอร์ 325 น้อยกว่า 10% โดยน้ำหนัก โดยที่การเตรียมเถ้าแกลบ (rice husk ash, RHA) นำไปบดด้วยเครื่อง Los Angeles abrasion จนกระทั่งขนาดเม็ดค้างอยู่บนตะแกรงเบอร์ 325 น้อยกว่า 10% โดยน้ำหนักเช่นเดียวกับกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR)

ในงานวิจัยนี้มอร์ตาร์มาตรฐานที่ใช้ควบคุมสำหรับเปรียบเทียบจะผสมด้วยซีเมนต์ปอร์ต แลนด์ประเภทที่ 1 เป็นวัสดุเชื่อมประสาน โดยส่วนที่เหลือเป็นการใช้กากแคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) และเถ้าแกลบ (Rice husk ash, RHA) ผสมเป็นวัสดุเชื่อม ประสาน ซึ่งสัดส่วนของ CCR : RHA ที่แตกต่างกันดังนี้ 20:80, 36:65, 50:50, 65:35 และ 80:20 โดยน้ำหนัก มอร์ตาร์มี 1.0 ส่วนของวัสดุเชื่อมประสานต่อ 2.75 ส่วนของทรายแม่น้ำโดยน้ำหนัก อัตราส่วนน้ำต่อวัสดุเชื่อมประสาน (Water-Cementitious material ratio, W/C) จะคงที่ไว้ 0.65 ในทุกส่วนผสม และใช้สารลดน้ำพิเศษ superplasticizer เพื่อทำให้มอร์ตาร์มีค่าการไหลอยู่ที่ 110 ± 5 เนื่องจากส่วนผสมของ CCR-RHA มอร์ตาร์ ต้องการน้ำมากขึ้นเพื่อให้ค่าการไหลเป็นไปตามเป้า ดัง ตาราง 7

	Mix proportion (by weight)								
Mortar	Calcium carbide residue	Rice husk ash	Cement	Sand	Water	Super- plasticizer	Flow		
Control	_		100	275	65	_	114		
20C80R	20	80		275	65	5.88	107		
35C65R	35	65		275	65	4.01	108		
50C50R	50	50		275	65	3.89	113		
65C35R	65	35		275	65	3.25	108		
80C20R	80	20		275	65	1.75	110		

ตาราง 8 สัดส่วนผสมของมอร์ตาร์ที่มีวัสดุประสานชนิดใหม่ (CCR+RHA) [6]

หมายเหตุ : ตัวเลข 20, 35, 50, 65, 85 หน้าอักษร C และ R หมายถึงเปอร์เซ็นต์ของ CCR และ RHA ในส่วนผสมมอร์ตาร์ตามลำดับ

ค่าความข้นเหลวปกติของซีเมนต์เพสต์เท่ากับ 23.9% ขณะที่ค่าความข้นเหลวปกติของ เพสต์กากแคลเซียมคาร์ไบด์-เถ้าแกลบ (CCR-RHA paste) อยู่ระหว่าง 43.7% ถึง 62.0% ซึ่งขึ้นอยู่ กับปริมาณเถ้าแกลบ (Rice husk ash, RHA)โดยเพสต์ 80C20R (CCR เท่ากับ 80% และ RHA เท่ากับ 20%) มีค่าความข้นเหลวปกติเท่ากับ 43.7% และมีเพิ่มขึ้นไปถึง 62.0% ในเพสต์ 20C80R (CCR เท่ากับ 20% และ RHA เท่ากับ 80%) เพสต์กากแคลเซียมคาร์ไบด์-เถ้าแกลบ (CCR-RHA paste)ต้องการน้ำมากกว่าซีเมนต์เพสต์เนื่องจากวัสดุทั้งสองที่ใช้มีความพรุนสูง [6]

ระยะเวลาก่อช่วงต้นและระยะก่อตัวช่วงปลายของซีเมนต์เพสต์เท่ากับ 107 นาทีและ 195 นาทีตามลำดับ ระยะก่อตัวของที่สั้นที่สุดของเพสต์กากแคลเซียมคาร์ไบด์-เถ้าแกลบ (CCR-RHA paste) เป็นของเพสต์ 50C50R และระยะก่อตัวที่ยาวที่สุดเป็นของเพสต์ 80C20R ระยะก่อตัวช่วงต้น และช่วงปลายของเพสต์ 50C50R เท่ากับ 345 นาทีและ 635 นาทีตามลำดับ ขณะที่เพสต์ 80C20R มีระยะก่อตัวช่วงต้นและช่วงปลายเท่ากับ 502 นาทีและ 680 นาทีตามลำดับ ซึ่งในเพสต์กาก แคลเซียมคาร์ไบด์-เถ้าแกลบ (CCR-RHA paste) ที่มีแคลเซียมไฮดรอกไซด์ (Ca(OH)₂) จากกาก แคลเซียมคาร์ไบด์ (CCR) ทำปฏิกิริยากับซิลิกา (SiO₂) จากเถ้าแกลบ (RHA) ก่อตัวเป็นแคลเซียมซิลิ เกตไฮเดรต (CSH) ขณะที่ซีเมนต์ปอร์ตแลนด์ทำปฏิกิริยากับน้ำก่อตัวเป็นแคลเซียมซิลิเกตไฮเดรต (CSH) โดยตรง สาเหตุของระยะเวลาก่อตัวที่ยาวนานของเพสต์ CCR-RHA เพราะว่าปฏิกิริยาปอซ โซลานิกระหว่างวัสดุปอซโซลานและปูนขาว (lime) โดยปกติจะข้ากว่าปฏิกิริยาไฮเดรชั่นของซีเมนต์ มาก

กำลังรับแรงอัดของมอร์ตาร์ CCR-RHA มีการค่อยๆเพิ่มขึ้นตามระยะเวลาบ่ม โดยที่ ระยะเวลาบ่ม 1 วัน ค่ากำลังอัดของมอร์ตาร์ CCR-RHA ค่อนข้างต่ำ โดยอยู่ในช่วง 0.1 MPa ถึง 0.9 MPa ขณะที่มอร์ตาร์มาตรฐานควบคุมมีค่ากำลังอัดเท่ากับ 8.5 MPa ส่วนผสมที่ให้กำลังรับแรงอัด สูงสุดคือ 50C50R เท่ากับ 0.9, 10.0, 15.6, 18.6 และ 19.1 MPa ที่ระยะเวลาบ่ม 1, 7, 28, 90 และ 180 วันตามลำดับ แสดงในตาราง 8

				Compressiv	ve strength (MPa)			
Mortar	1 day	3 days	7 days	14 days	28 days	60 days	90 days	180 days
Control	8.5	17.6	23.0	28.3	30.9	32.8	33.7	34.7
20C80R	0.7	5.4	7.0	7.9	9.0	9.7	10.1	10.4
35C65R	0.4	5.8	9.4	12.6	14.6	15.6	15.8	16.7
50C50R	0.9	5.8	10.0	13.6	15.6	17.5	18.6	19.1
65C35R	0.4	3.1	7.0	9.9	10.9	11.5	11.9	12.6
80C20R	0.1	1.3	4.0	5.4	6.3	6.7	7.0	7.2





ภาพ 32 <mark>ควา</mark>มสัมพันธ์ระหว่างกำลังรับแรงอัดของมอร์<mark>ตาร์ C</mark>C<mark>R-R</mark>HA และอายุ [6]

ความสัมพันธ์ระหว่างกำลังรับแรงอัดของมอร์ตาร์ CCR-RHA และอายุ ในภาพ 27 พล็อต มาจากตาราง 8 ที่ระยะเวลา 1 ถึง 14 วัน มีอัตราการเพิ่มกำลังรับแรงอัดอย่างรวดเร็วและเริ่มช้าลง จนเกือบจะคงที่หลังจากระยะเวลา 60 วัน โดยอัตราการเพิ่มกำลังรับแรงอัดของมอร์ตาร์ CCR-RHA นี้มีพฤติกรรมคล้ายคลึงกับมอร์ตาร์มาตรฐานควบคุมยกเว้นค่ากำลังรับแรงอัดที่มีค่าสูงกว่ามอร์ตาร์ CCR-RHA ในทุกส่วนผสม [6]

Chaiyanunt Rattanashotinunt และคณะ [7] ได้นำกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) ที่มีปริมาณของแคลเซียมไฮดรอกไซด์สูงและเถ้าชานอ้อย (Bagasse ash, BA) ที่เป็นวัสดุปอซโซลาน (Pozzolan material) ที่สามารถเกิดปฏิกิริยาปอซโซลานิกที่ให้ผลิตภัณฑ์ คล้ายกับผลิตภัณฑ์ที่ได้จากปฏิกิริยาไฮเดรชั่นของซีเมนต์มาใช้เป็นวัสดุเชื่อมประสานแทนที่ซีเมนต์ใน คอนกรีต ซึ่งนำเถ้าชานอ้อยเข้าเครื่องปั่นจนกระทั่งขนาดอนุภาคค้างบนตะแกรงขนาด 45 ไมโครเมตร (No. 325) น้อยกว่า 3% โดยน้ำหนัก กากแคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) ที่ เป็นผลพลอยได้จากกระบวนการผลิตก๊าซอะเซทิลีน (Acetylene gas) จะมีปริมาณน้ำสูงจึงต้องตาก

ให้แห้งประมาณ 3-4 วันเพื่อลดความชื้นให้เหลือประมาณ 1-2% จากนั้นนำมาเข้าเครื่องปั่นจนกระทั่ง ขนาดอนุภาคค้างบนตะแกรง 45 ไมโครเมตร (No. 325) น้อยกว่า 3% โดยน้ำหนัก โดยคุณสมบัติทาง กายภาพของเถ้าชานอ้อย (Bagasse ash, BA) และกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) แสดงในตาราง 9 และรูปถ่ายอนุภาคของเถ้าชานอ้อย (Bagasse ash, BA) และกาก แคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) แสดงดังภาพ 28(a), 28(b) ตามลำดับ



ตาราง 10 คุณสมบัติทางกายภาพขอวัสดุ [7]

ภาพ 33 รูปถ่ายอนุภาค (Particle images) ของ (a) เถ้าชานอ้อยและ (b) กากแคลเซียมคาร์ไบด์ [7]

จะสังเกตว่าภาพ 28(a) เถ้าชานอ้อยมีรูปร่างที่ไม่สม่ำเสมอและเป็นเศษเล็กๆเช่นเดียวกับ ภาพ 28(b) กากแคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) มีอนุภาคไม่สม่ำเสมอและ เป็นเศษเล็กๆเนื่องจากผ่านการบด องค์ประกอบทางเคมีของเถ้าชานอ้อย กากแคลเซียมคาร์ไบด์ และ ซีเมนต์ปอร์ตแลนด์ แสดงในตาราง 10

		۲ ا		a	ູ	
ตาราง	11	องคป	ระกอบทาง	แคมขอ	งวสด	[7]
					9	

Chemical composition (%)	OPC	Ground BA	Ground CCR
Silicon dioxide (SiO ₂)	20.9	55.0	4.3
Aluminum oxide (Al ₂ O ₃)	4.7	5.1	0.4
Iron oxide (Fe ₂ O ₃)	3.4	4.1	0.9
Calcium oxide (CaO)	65.4	11.0	56.5
Magnesium oxide (MgO)	1.2	0.9	1.7
Sodium oxide (Na ₂ O)	0.2	0.2	0.0
Potassium oxide (K ₂ O)	0.3	1.2	0.0
Sulfur trioxide (SO ₃)	2.7	2.2	0.1
Loss on Ignition (LOI)	0.9	19.6	36.1

นอกจากนี้ซีเมนต์ปอร์ตแลนด์ประเภทที่ 1 ถูกผสมปริมาณ 10% และ 20% โดยน้ำหนัก ของส่วนผสม (CCR+BA+OPC) เพื่อเพิ่มอัตราการเกิดปฏิกิริยาระหว่าง CCR และ BA เพื่อหาสัดส่วน ผสมของกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) และเถ้าชานอ้อย (Bagasse ash, BA) จึงทำการหล่อตัวอย่างมอร์ตาร์ขนาด 50x50x50 mm³ โดยใช้สัดส่วนระหว่างส่วนผสมกับทราย เท่ากับ 1 : 2.75 โดยน้ำหนัก โดยที่ปริมาณน้ำที่ใช้ได้จากการทดสอบค่าการไหลของมอร์ตาร์ที่มีค่า การไหลเท่ากับ 105 ถึง 115% โดยสัดส่วนที่เหมาะสมระหว่าง CCR ต่อ BA เท่ากับ 50 : 50 โดย น้ำหนัก จากกำลังอัดมอร์ตาร์ส่วนผสมนี้ (CCR 50% และ BA 50%) ที่ให้กำลังอัดสูงสุดเท่ากับ 4.9 MPa ที่ระยะเวลาบุ่ม 7 วัน และ 12.5 MPa ที่ระยะเวลาบุ่ม 28 วัน ดังภาพ 29





สัดส่วนในการผสมนี้จะถูกใช้ในการหล่อคอนกรีต CB (OPC+CCR+BA) ซึ่งคอนกรีต CB มี ปริมาณส่วนผสม (Binder) เท่ากับ 450 kg/m3 และมีอัตราส่วนมวลรวมละเอียดต่อมวลรวมหยาบ เท่ากับ 45:55 โดยปริมาตร อัตราส่วนน้ำต่อส่วนผสม (Water/Binder, W/B) คงที่ไว้เท่ากับ 0.40 สำหรับคอนกรีต CB และมีการใช้สารผสมเพิ่มชนิดลดน้ำพิเศษ (Superplasticizer, type F) ประเภท F เพื่อให้ค่าการยุบตัว (Slump) มีค่าอยู่ระหว่าง 50 mm. และ 100 mm. ซึ่งมีการใช้ซีเมนต์ปอร์ต แลนด์เพื่อแทนที่ส่วนผสมในคอนกรีต CB เป็นอัตรา 0%, 10% และ 20% โดยน้ำหนักรวมส่วนผสม (CCR+BA+OPC) ตามลำดับ คอนกรีตจะถูกทดสอบที่ระยะเวลาบ่ม 7, 28, 60 และ 90 วัน ซึ่ง ส่วนผสมสำหรับคอนกรีตในงานนี้ได้สรุปไว้ในตาราง 11



ตาราง 12 สัดส่วนผสมของคอนกรีต [7]

ภาพ 35 ความสัมพันธ์ระหว่างกำลังรับแรงอัดและอายุของคอนกรีต [7]

จากภาพ 30 แสดงการพัฒนากำลังรับแรงอัดของคอนกรีต CB เปรียบเทียบกับคอนกรีต CON โดยค่ากำลังอัดของคอนกรีต CON มีค่าเท่ากับ 30.9 MPa ที่ระยะเวลาบ่ม 28 วันและเพิ่มขึ้น เป็น 36.2 และ 37.1 MPa ที่ระยะเวลาบ่ม 60 และ 90 วันตามลำดับ ค่ากำลังอัดคอนกรีต CB0 เท่ากับ 22.9 MPa หรือ 74% ของคอนกรีต CON ที่ระยะเวลาบ่ม 28 วันและพัฒนาไปถึง 27.8 MPa หรือ 77% ของคอนกรีต CON ที่ระยะเวลาบ่ม 60 วัน คอนกรีต CB0 มีค่ากำลังอัดเท่ากับ 30.6 MPa ที่ระยะเวลาบ่ม 90 วัน หรือ 82% ของคอนกรีต CON ซึ่งผลลัพธ์บ่งชี้ว่าการใช้กากแคลเซียมคาร์ไบด์ (CCR) และเถ้าชานอ้อย (BA) เป็นส่วนผสมทำให้กำลังอัดของคอนกรีต CB0 ไม่มีซีเมนต์ปอร์ตแลนด์ และค่ากำลังอัดของคอนกรีตได้มาจากปฏิกิริยาปอซโซลานิกระหว่างกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (CCR) และเถ้าชานอ้อย (BA) แต่ที่ระยะเวลาบ่ม 90 วัน กำลังอัดของคอนกรีต CB0 มีค่ามากกว่า 80% ของ คอนกรีต CON ผลลัพธ์นี้แสดงให้เห็นว่าเถ้าชานอ้อย (BA) เป็นวัสดุปอซโซลานที่ดีและมีปริมาณซิลิกา ที่สูง นอกจากนี้ค่ากำลังอัดของคอนกรีต CB20 (Replacement by OPC 20%) มีค่าสูงกว่าคอนกรีต CON ทุกระยะการบ่ม

2.10.2 การปรับปรุงดินเหนียวอ่อนกรุงเทพด้วยซีเมนต์

การพัฒนากำลังอัดของดินซีเมนต์เกิดจากซีเมนต์เกิดปฏิกิริยาไฮเดรชั่น (Cement hydration) เป็นหลัก ปฏิกิริยาไฮเดรชั่นของซีเมนต์ที่เกิดขึ้นในดินซีเมนต์จะคล้ายกับปฏิกิริยาไฮ เดรชั่นของซีเมนต์ที่เกิดในคอนกรีต กล่าวคือเมื่อนำซีเมนต์ปอร์ตแลนด์และวัสดุปอซโซลานชนิดต่างๆ ผสมเข้ากันกับดินและน้ำจะเกิดปฏิกิริยาไฮเดรชั่น ซึ่งทำให้เกิดการสลายตัวของ CaO ในซีเมนต์และ ้วัสดุปอซโซลาน โดยซิลิกา (SiO₂) และอลูมินา (Al₂O₃) ละลายด้วยแคลเซียมออกไซด์ (CaO) ที่มี ้ความเข้มข้นสูง C₃S, C₂S และ C₃A เกิดการก่อตัวของวั<mark>สดุเ</mark>ชื่อมประสานและเจลปอซโซลานนิก ได้แก่ ้เจลแคลเซียมซิลิเก<mark>ตไฮเดรต (</mark>CSH) และเจลแคลเซียมอลูมิเนตไ<mark>ฮเดร</mark>ต (CAH) ซึ่งมีความสามารถเกาะ ้ยึดมวลเม็ดดิน<mark>เข้าด้วยกัน</mark>เป็นมวลดินขนาดใหญ่ที่มีความแข็งแร<mark>งสูง ปฏิ</mark>กิริยาปอซโซลานิกเป็น ้ปฏิกิริยารอ<mark>ง</mark>ที่เกิ<mark>ดขึ้น</mark>ทันทีภายหลังเกิ<mark>ดปฏิกิริยาไฮเ</mark>ดรชั่นซีเมนต์ปอ<mark>ร์ตแ</mark>ลนด์ตามความชุ่มชื้นของ ซีเมนต์ปอร์ตแลนด์โดยที่ซิลิกา (SiO2) แ<mark>ละอลูมินา (</mark>Al2O3) จากวัสดุปอซโซลานิกจะค่อยๆดูดซับ แคลเซียมไฮดรอ<mark>กไ</mark>ซด์ (Ca(OH)₂) ที่เหลืออยู่หลังจากก่อตัวเป็นแคลเซีย<mark>มซิลิ</mark>เกตไฮเดรต (CSH) และ แคลเซียมอลูมิเนตไฮเดรต (CAH) ทำให้เกิดเจลแคลเซียมซิลิเกตไฮเดรตและเจลแคลเซียมอลูมิเนตไฮ ้เดรตเพิ่มเติมจาก<mark>ปฏิกิริยาไฮ</mark>เดรชั่นของซีเมนต์ ปฏิกิริยาป<mark>อซโซ</mark>ลานิกจะเป็นปฏิกิริยาต่อเนื่อง ภายหลัง โด<mark>ยจะเกิดขึ้นภายใต้ระ</mark>ยะเวลาที่ยาวนาน ส่งผลใ<mark>ห้กำลังข</mark>องดินซีเมนต์ผสมวัสดุปอซโซลานมี ้กำลังอัดเพิ่มขึ้นอย่าง<mark>ช้าๆตามเวลาที่เพิ่มขึ้น ปฏิกิริยาเหล่านี้แ</mark>สดงในส[ุ]มการ (2.8) และ (2.9) ตามลำดับ [28]

ปฏิกิริยาซีเมนต์ไฮเดรชั่น

$$C_3S, C_2S, C_3A + H_2O = CSH + CAH + Ca(OH)_2$$
 (2.8)

ปฏิกิริยาปอซโซลานิก

$$Ca(OH)_2 + SiO_2 + Al_2O_3 = CSH + CAH$$
(2.9)

James K.Mitchell [29] และคณะ ได้ทำการศึกษาการจัดเรียงอนุภาคและการก่อตัวของ ดินซีเมนต์ ซึ่งช่วงแรกของการบ่มตัวอย่างที่อัตราส่วนของแคลเซียมต่อซิลิกา (Ca : Si ratio) ต่ำจะมี แคลเซียมซิลิเกตไฮเดรต (CSH) เริ่มก่อตัวขึ้น ปูนขาว (Lime) ที่แยกตัวออกมาระหว่างการ เกิดปฏิกิริยาไฮเดรชั่นของซีเมนต์ปอร์ตแลนด์ จะเข้าไปทำปฏิกิริยากับอนุภาคของดินเหนียวส่งผลให้มี การบริโภคปูนขาวอย่างรวดเร็วและสลายตัวของดินเหนียว เมื่อระยะเวลาการบ่มเพิ่มขึ้นทำให้ความ สมบูรณ์ของการไฮเดรตซีเมนต์เพิ่มขึ้น อนุภาคของดินบางส่วนจะกลายเป็นผลึกที่ไม่สมบูรณ์และ สูญเสียเอกลักษณ์ไปโดยสิ้นเชิง



ภาพ 36 แผนภาพของการเปลี่ยนแปลงโครงสร้าง<mark>ดินซีเม</mark>นต์ระหว่างการบ่ม [29]

ภาพ 31 แสดงถึงแผนภาพลำดับการเปลี่ยนแปลงที่เกิดขึ้นเมื่อซีเมนต์เริ่มเกิดการไฮเดรชั่น ทำให้เจลซีเมนต์ก่อตัวขึ้นรอบๆของกลุ่มอนุภาค อาจกระจายออกไปจากอนุภาคซีเมนต์ที่ยังไม่ทำ ปฏิกิริยา ในขณะเดียวกันปูนขาวที่เกิดจากปฏิกิริยาของซีเมนต์ทำให้อนุภาคของดินเริ่มสลายตัว ซึ่ง แคลเซียมซิลิเกตไฮเดรต (CSH) สามารถก่อตัวจากการสลายตัวที่บริเวณของอนุภาคดินที่เพิ่มขึ้นและ แคลเซียมอลูมิเนตซิลิเกตไฮเดรต (C-A-S-H) อาจมีการพัฒนาที่บริเวณของอนุภาคดินที่เพิ่มขึ้นและ แคลเซียมอลูมิเนตซิลิเกตไฮเดรต (C-A-S-H) อาจมีการพัฒนาที่บริเวณขอบของอนุภาค เมื่อ กระบวนการเหล่านี้ดำเนินต่อไปโครงสร้างจะเริ่มประสานกับเจลซีเมนต์มากขึ้นทำให้ผิวของอนุภาค ดินก็จะเริ่มมีความไม่สม่ำเสมอมากขึ้นซึ่งส่วนผสมแสดงถึงความแข็งที่มากขึ้น จนในที่สุดการสลายตัว ของอนุภาคดินและการแพร่กระจายของเจลซีเมนต์จะดำเนินไปถึงจุดที่เฟสทั้งสองเฟสนั้นแทบจะไม่ สามารถแยกกันได้ ซึ่งการเปลี่ยนแปลงองค์ประกอบและการจัดเรียงโครงสร้างนี้จะถูกสะท้อนให้เห็น โดยคุณสมบัติของดินซีเมนต์ในแง่ของกำลังและความทนทานเพิ่มขึ้นในขณะที่การบ่มดำเนินต่อไป กระบวนการไฮเดรชั่นต่างๆอาจดำเนินต่อไปเป็นระยะเวลาที่นานมากแต่ในอัตราในค่อยๆลดลงอย่าง ต่อเนื่อง [29] Suksun Horpibulsuk และคณะ [4] ได้กล่าวถึงผลิตภัณฑ์หลักจากปฏิกิริยาไฮเดรชั่นคือ แคลเซียมซิลิเกตไฮเดรต (CSH), แคลเซียมอลูมิเนตไฮเดรต (CAH), แคลเซียมอลูมิเนียมซิลิเกต (CASH) และปูนขาว (Ca(OH)₂ การไฮเดรชั่นนี้ทำให้น้ำในช่องว่างมีค่า pH สูงขึ้นเนื่องจากการแยกตัว ของแคลเซียมไฮดรอกไซด์ (Ca(OH)₂) เบสที่รุนแรงจะละลายซิลิกาและอลูมินาจากวัสดุปอซโซลานใน ลักษณะที่คล้ายกับปฏิกิริยาระหว่างกรดอ่อนกับเบสที่รุนแรง จากนั้นซิลิกาและอลูมินาจะค่อยๆทำ ปฏิกิริยากับแคลเซียมไอออนที่ปล่อยออกมาจากการย่อยสลายสารประกอบของซีเมนต์ที่ไม่ละลาย (ผลิตภัณฑ์เชื่อมประสานรอง) ซึ่งแข็งขึ้นตามระยะเวลา

National lime association [30] ได้กล่าวถึงการใช้ปูนขาว (Lime) ปรับปรุงคุณสมบัติ ของดินเหนียว เมื่อปริมาณของปูนขาว (Lime) และน้ำที่ใช้เพียงพอ ค่า pH ของดินจะเพิ่มขึ้นอย่าง รวดเร็วทำให้อนุภาคของดินเหนียวแตกออกมาซึ่งประกอบด้วยซิลิกาและอลูมินาทำปฏิกิริยากับ แคลเซียมจากปูนขาว (Lime) เกิดเป็นแคลเซียมซิลิเกตไฮเดรต (CSH) และแคลเซียมอลูมิเนตไฮเดรต (CAH) สารประกอบเหล่านี้เกิดเป็นเนื้อวัสดุผสม (matrix) ที่ก่อให้เกิดความแข็งแรงของดินที่ได้รับการ ปรับปรุงคุณภาพดังภาพ 32



ภาพ 37 การใช้ปูนขาว (Lime) ปรับปรุงค่า Unconfined compressive strength ของดิน [30]

Katsutada Onitsuka และคณะ [31] ได้ทำการศึกษาโครงสร้างจุลภาคและกำลังของดิน เหนียวอ่อนปรับปรุงด้วยปูนขาวและปูนซีเมนต์ โดยดินในงานวิจัยคือดินเหนียวอ่อนอะริเอเคะ (Ariake clay) จากพื้นที่โอกาวาในจังหวัดฟุกุโอกะและดินเหนียวจากพื้นที่อาชิคาริในจังหวัดซากะโดย กำหนดให้เป็นดินเหนียว 1 (Clay 1) และดินเหนียว 2 (Clay 2) ตามลำดับ ซึ่งดินเหนียว 1 (Clay 1) เก็บที่ความลึก 1.0 เมตรจากก้นแม่น้ำ ดินเหนียว 2 (Clay 2) เก็บตัวอย่างที่ความลึก 3.0 เมตรจาก ระดับผิวดิน โดยคุณสมบัติของตัวอย่างดินเหนียว 1 และตัวอย่างดินเหนียว 2 แสดงได้ดังตาราง 12

Sample	Clay 1 Okawa Area	Clay 2 Ashikari Area
Natural water content, %	185.0	150.0
Liquid limit, %	142.7	133.0
Plasticity index	89.1	71.4
Specific gravity	2.48	2.62
Particle size distribution, %		
(2.000-0.075 mm) Sand	3	1
(0.075-0.005 mm) Silt	52	44
(<0.005 mm) Clay	45	55
Salt concentration (g/l)	0.0	8.0
pH	6.0	7.6
Organic content, %	1.0	1.0

ตาราง 13 คุณสมบัติของดินเหนียวอะริเอเคะ (Ariake clay) [31]

การปรับปรุงคุณภาพดินเหนียวโดยใช้ปูนขาวเท่ากับ 5, 10, 20% โดยน้ำหนักดินเหนียว แห้ง และปูนซีเมนต์ปอร์ตแลนด์เท่ากับ 10, 20, 30% โดยน้ำหนักดินเหนียวแห้ง ปริมาณน้ำในทุก ตัวอย่างเท่ากับ 185% และใช้เครื่องมือบดอัดชนิดสั่นสะเทือน (Hand vibrating) เพื่อกำจัดอากาศ ในช่องว่าง (Entrapped air) ทุกตัวอย่างบ่มที่อุณหภูมิประมาณ 20 องศาเซลเซียส ความชื้น 90% ในแบบขนาดเส้นผ่านศูนย์กลาง 50 mm. ความสูง 100 mm. เพื่อทดสอบ Unconfined compression tests ที่ระยะการบ่ม 7, 14 และ 28 วัน



ภาพ 38 (a) ตัวอย่างดินเหนียว 1 ที่เตรียมขึ้นมาที่ปริมาณน้ำ 185% และ (b) ตัวอย่างดินเหนียว 2 ที่ปรับแก้ปริมาณน้ำเป็น 185% [31]



ภาพ 39 (a) ตัวอย่างดินเหนียว 1 ผสมปูนขาวที่ปริมาณ 10% ที่ระยะเวลาบ่ม 7 วัน และ (b) ตัวอย่างดินเหนียว 2 ผสมปูนขาวที่ปริมาณ 10% ที่ระยะเวลาบ่ม 7 วัน [31]



ภาพ 40 (a) ตัวอย่างดินเหนียว 1 ผสมปูนขาวที่ปริมาณ 20% ที่ระยะเวลาบ่ม 7 วัน และ (b) ตัวอย่างดินเหนียว 2 ผสมปูนขาวที่ปริมาณ 20% ที่ระยะเวลาบ่ม 7 วัน [31]

ในด้านการจัดเรียงตัวของอนุภาค (Fabric) พบว่ามีการรวมกลุ่มของอนุภาคหรือมวลรวมให้ มีขนาดใหญ่ขึ้น โดยภาพ 33(a) และ 33(b) แสดงให้เห็นดินเหนียว 2 มีช่องว่างในการจัดเรียงอนุภาค มากกว่าดินเหนียว 1 ที่ปริมาณน้ำ 185% เท่ากัน ซึ่งเป็นสภาวะที่ดัชนีสภาพเหลว (Liquidity index, LI) ของดินเหนียว 2 ที่มีค่าสูงกว่าดินเหนียว 1 ในภาพ 34(b) ดินเหนียว 2 ที่ปรับปรุงด้วยปูนขาว (lime) 10% แสดงให้เห็นการมีผลิตภัณฑ์เชื่อมประสาน (CaO-SiO₂-H₂O, CaO-Al₂O₃-H₂O) กันใน ช่องว่างระหว่างอนุภาคอย่างชัดเจน เหมือนเป็นสะพานที่พันธะเชื่อมระหว่างกลุ่มก้อนอนุภาคซึ่ง เรียกว่า "bound bridge" ในภาพ 34(a) แสดงรูปของดินเหนียว 1 ปรับปรุงด้วยปูนขาว 10% ที่ แทบจะไม่เห็นผลิตภัณฑ์เชื่อมประสานแม้ช่องว่างระหว่างอนุภาคของดินเหนียว 1 ที่ปรับปรุงด้วยปูน ขาว 10% น้อยกว่าตัวอย่างดินเหนียว 1 ที่เตรียมขึ้นมาเนื่องจากปฏิกิริยาไฮเดรชั่นและการ แลกเปลี่ยนไอออนบวกทำให้อนุภาคของดินเหนียวใหญ่ขึ้น ภาพ 35(b) แสดงดินเหนียว 2 ปรับปรุงด้วยปูนขาว 20% แสดงให้เห็นมวลรวมที่เกิดขึ้น หลายตำแหน่งภายในดินเหนียว การก่อตัวของมวลรวมนี้มาจากการทำปฏิกิริยาของปูนขาวกับอนุภาค ของดินเหนียว ในกรณีที่ใช้ปูนขาว 20% ปรับปรุงดินเหนียว 1 ในรูป 35(a) แสดงการจัดเรียงตัว ชิ้นส่วนที่มีช่องว่างที่ค่อนข้างเยอะในโครงสร้างดินโดยที่ไม่มีพันธะเชื่อมประสาน (Bound bridge) ระหว่างกลุ่มอนุภาค

ในด้านกำลังและความสามารถในการรับกำลังอัดของตัวอย่างดินที่ปรับปรุงด้วยปูนขาว 20% มีค่าต่ำอยู่ที่ประมาณ 5 kPa ซึ่งในภาพ 36(b) แสดงการพัฒนากำลังของดินเหนียว 2 ที่ปรับปรุง ด้วยปูนขาวและซีเมนต์ปอร์ตแลนด์ การใช้ปูนขาวมีประสิทธิภาพในการปรับปรุงดินเหนียว 2 มากกว่า การใช้ซีเมนต์ปอร์ตแลนด์เนื่องจากกำลังของดินเหนียว 2 ปรับปรุงด้วยปูนขาวมีค่าสูงกว่ากำลังของ ดินเหนียว 2 ปรับปรุงด้วยซีเมนต์ปอร์ตแลนด์โดยที่ปริมาณการใช้ปูนขาวและซีเมนต์ปอร์ตแลนด์ เท่ากัน



ภาพ 41 (a) กำลังอัดของดินเหนียว 1 ที่ปรับปรุงด้วยซีเมนต์ปอร์ตแลนด์และ (b) กำลังอัดของดิน เหนียว 2 ที่ปรับปรุงด้วยปูนขาวและซีเมนต์ปอร์ตแลนด์ [31]

กำลังอัดของดินเหนียว 2 ที่ปรับปรุงด้วยปูนขาวและปอร์ตแลนด์ซีเมนต์เพิ่มขึ้นตามปริมาณ ส่วนผสมเพิ่มและระยะเวลาบ่ม โดยที่กำลังอัดของดินเหนียวเพิ่มขึ้นในช่วง 7 ถึง 14 วันได้รวดเร็วกว่า ช่วง 14 ถึง 28 วันเนื่องจากกำลังของดินเหนียวได้รับมาจากปฏิกิริยาไฮเดรชั่นในช่วงต้นเป็นหลัก ซึ่งมี ความแตกต่างกับดินเหนียวที่ปรับปรุงด้วยปูนขาวเนื่องจากปฏิกิริยาปอซโซลานิกที่เกิดขึ้นในดิน เหนียวที่ปรับปรุงด้วยปูนขาวเป็นปฏิกิริยาที่เกิดค่อนข้างช้า Sunsun Horpibulsuk และคณะ [4] ทำการศึกษาการพัฒนากำลังของส่วนผสมที่ใช้ซีเมนต์ ร่วมกับเถ้าลอยและเถ้ามวลชีวภาพได้ทำการเตรียมวัสดุโดยดินเหนียวอ่อนกรุงเทพนำมาร่อนผ่าน ตะแกรงขนาด 2 mm. (No. 10) เพื่อกำจัดอนุภาคขนาดใหญ่ โดยที่ปริมาณน้ำถูกปรับอยู่ในช่วงของ ค่าดัชนีสภาพเหลว (Liquidity index, LI) เท่ากับ 1.0, 1.5, และ 2.0 ซึ่งเป็นการตรวจสอบเพื่อเป็น ตัวบ่งชี้ถึงปริมาณน้ำเริ่มต้น (Initial water content) ของดินเหนียวที่สัมพันธ์กับลักษณะความเป็น พลาสติกของดินเหนียวก่อนถูกผสมด้วยซีเมนต์ จุดประสงค์ในการเพิ่มปริมาณน้ำเพื่อจำลองปริมาณ น้ำที่เกิดขึ้นในการผสมซีเมนต์แบบเปียก (Wet method) ในการผสมลึก (Deep mixing) ดินเหนียวที่ มีปริมาณน้ำสอดคล้องกับระดับค่าดัชนีสภาพเหลว (Liquidity index, LI) ข้างต้นจะถูกผสมด้วย ส่วนผสมของซีเมนต์กับเถ้าลอยและส่วนผสมของซีเมนต์กับเถ้าชีวมวลด้วยเครื่องผสม

ปริมาณซีเมนต์ (Cement content, C) ที่ใช้มีปริมาณตั้งแต่ 0% ถึง 30% ซึ่งเป็นปริมาณที่ ใช้กันทั่วไปในการผสมลึก (Deep mixing) ในดินเหนียวอ่อนกรุงเทพ ปริมาณของเถ้าลอย (Fly ash, FA) และเถ้าชีวมวล (Biomass, BA) ที่ใช้แตกต่างกันตั้งแต่ 0% ถึง 60% โดยน้ำหนักของซีเมนต์ ระยะเวลาในการผสมเท่ากับ 10 นาทีในทุกส่วนผสมซึ่งอยู่ในรูปแบบเดียวกับเพสต์จะถูกนำไปบรรจุ ในแบบทรงกระบอกที่มีเส้นผ่านศูนย์กลางขนาด 50 mm. และสูง 100 mm. โดยไม่ให้มีอากาศอยู่ ภายใน จากการที่ดินเหนียวทดสอบมีปริมาณน้ำสูงและมีส่วนผสมซีเมนต์ในตัวอย่างทำให้เมื่อตัวอย่าง แข็งตัวจะเป็นวัสดุทางวิศวกรรมโดยปราศจากพลังงานจากการบดอัดใดๆ ในทางปฏิบัติการผสมลึก (Deep mixing) ของเสาจะเริ่มแข็งและทำหน้าที่เป็นเสาเข็มกึ่งแข็ง (Semi-regid pile) ภายใน ช่วงเวลาสั้นๆหลังจากการดำเนินการ นำตัวอย่างออกจากแบบทรงกระบอกหลังจากตัวอย่างอยู่ใน แบบครบ 24 ชั่วโมง จากนั้นทำการห่อด้วยพลาสติกใสและเก็บไว้ในห้องควบคุมความชื้นและอุณหภูมิ อยู่ที่ 20±2 องศาเซลเซียส จนกระทั่งถึงระยะเวลาบ่มที่กำหนดเพื่อนำไปทดสอบ Unconfined compression test ที่ 7, 14, 28, 60, 90 และ 120 วัน ตามมาตรฐาน American Society for Testing and Materials, ASTM โดยที่อัตราการเคลื่อนที่แนวดิ่งในการทดสอบ Unconfined compression test เท่ากับ 1 mm/min. [4]

จากการศึกษาของ Suksun Horpibulsuk [32] พบว่าปริมาณซีเมนต์ที่เหมาะสมสำหรับ การทดสอบการพัฒนากำลังของดินเหนียวอ่อนอยู่ในช่วง 5-30 % โดยน้ำหนักของดินเหนียวแห้งซึ่ง สามารถอธิบายเป็นโซนพื้นที่ดังภาพ 37



เมื่อปริมาณซีเมนต์ด่ำ ซีเมนต์ที่ทำปฏิกิริยากับแต่ละก้อนกลุ่มดินนั้นด่ำเกินกว่าที่จะ เปลี่ยนแปลงกำลังของดิน โดยโซนนี้กำหนดเป็นโซนที่ 1 คือเฉื่อยต่อปฏิกิริยา (zone 1 : inactive zone) เมื่อเพิ่มปริมาณซีเมนต์มากขึ้นทำให้ปริมาณซีเมนต์ต่อกลุ่มก้อนของดินเพียงพอที่จะทำให้เกิด พันธะเชื่อมประสานภายในโครงสร้างดิน โดยพื้นที่โซนนี้กำหนดเป็นโซนที่ 2 (zone 2 : claycement interact zone) คือมีการปฏิสัมพันธ์หรือเกิดปฏิกิริยาระหว่างดินเหนียวและซีเมนต์ โซนที่ 3 (zone 3 : transitional zone) คือโซนที่มีการเพิ่มขึ้นของกำลังเพียงเล็กน้อยและไม่เกิดการใช้ ประโยชน์ของซีเมนต์อย่างเต็มที่ ในโซนที่ 4 เมื่อมีการเพิ่มปริมาณซีเมนต์มากขึ้นจนโครงสร้างของดิน เหนียวสูญเสียเอกลักษณ์และกำลังที่เพิ่มขึ้นจากการแข็งตัวต่อเนื่องในรูปแบบโครงสร้างของซีเมนต์ เพสต์ [32]

2.10.3 การปรับปรุงดินเหนียวกรุงเทพด้วย CCR และวัสดุปอซโซลาน

Songsuda Vichan และคณะ [8] ได้ทำการศึกษากำลังและโครงสร้างทางจุลภาคของดิน เหนียวอ่อนกรุงเทพที่ปรับปรุงคุณภาพโดยใช้กากแคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) และเถ้าชีวมวล (Biomass ash, BA) เป็นวัสดุเชื่อมประสาน โดยส่วนผสมที่เหมาะสมของ CCR และ BA เท่ากับ 60 : 40 (CCR : BA) ซึ่งองค์ประกอบทางเคมีของวัสดุได้สรุปไว้ในตาราง 13
	Chemical composition (%)					
	Bangkok clay	CCR	BA			
SiO ₂	63.83	5.46	74.12			
Al_2O_3	21.34	2.48	0.57			
Fe_2O_3	8.41	0.69	0.88			
CaO	0.94	80.10	5.91			
MgO	1.54	0.75	1.54			
SO ₃	1.22	0.88	0.50			
Na ₂ O	0.28	0.05	3.33			
K_2O	2.45	0.08	1.71			
LOI	_	_	7.45			

ตาราง 14 องค์ประกอบทางเคมีของวัสดุจากเทคนิคการเรื่องรังสีเอกซ์ (X-ray Fluorescence XRF)

[8]

กากแคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) มีแคลเซียมออกไซด์ (CaO) 80% ซึ่งใกล้เคียงกับปูนขาว (Hydrated lime) เถ้าชีวมวล (Biomass ash, BA) ส่วนประกอบหลัก คือซิลิกา (SiO₂) แต่มีปริมาณแคลเซียมออกไซด์ (CaO) ต่ำ ซึ่งขั้นตอนการทดสอบสำหรับงานวิจัยนี้จะ ใช้ปริมาณน้ำเริ่มต้น, ปริมาณส่วนผสมและสัดส่วนของ CCR และ BA ที่แตกต่างกัน ปริมาณน้ำปรับ จาก 0.8 ถึง 1.4 เท่าของปริมาณความชื้นที่เหมาะสม (Optimum moisture content, OWC), ปริมาณส่วนผสมที่ต่างกันตั้งแต่ 5-30% และสัดส่วนที่แตกต่างกันของกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) และเถ้าชีวมวล (Biomass ash, BA) 5 สัดส่วน (CCR:BA เท่ากับ 40:60, 50:50, 60:40, 70:30 และ 80:20) บดอัดด้วยการบดอัดแบบมาตรฐาน (Standard Proctor energy) ในแบบทรงกระบอกขนาดเส้นผ่านศูนย์กลาง 50 mm. สูง 100 mm. โดยใช้เวลาในการ ผสมทั้งหมดไม่เกิน 10 นาทีสำหรับทุกตัวอย่าง จากนั้นจะถูกห่อด้วยแผ่นพลาสติกควบคุมอุณหภูมิที่ 20±1 องศาเซลเซียสจนถึงระยะเวลาบ่มกำหนดที่ 7, 28, 90 และ 150 วัน อัตราการเคลื่อนที่ใน แนวดิ่งคงที่ไว้ที่ 1 mm/min. จากนั้นตัวอย่างที่ปรับปรุงโดยมีสัดส่วนและระเวลาการบ่มที่แตกต่างกัน จะถูกทำให้แตกเป็นเศษชิ้นเล็กจากนั้นจะนำไปอบที่อุณหภูมิ 105 องศาเซลเซียส เป็นเวลา 24 ชั่วโมง เพื่อให้ความชื้นที่ตกค้างระเหยออกและนำไปเก็บในภาชนะที่ปิดมิดชิดเพื่อนำไปทดสอบ SEM, EDS สำหรับระบุการก่อตัวของผลิตภัณฑ์ปอชโซลานิก





ส่วนผสมแตกต่างกันที่ระยะเวลาการบ่ม 28 วัน [8]

อิทธิพลของปริมาณน้ำต่อการเปลี่ยนแปลงค่า Unconfined compressive strength ของ ดินเหนียวที่ปรับปรุงดังภาพ 38 ซึ่งแตกต่างกับดินเหนียวที่ไม่ได้ปรับปรุง ปริมาณน้ำเริ่มต้นที่ 1.2 OWC (25.8%) ให้ค่ากำลังอัดสูงสุด เนื่องจากปริมาณน้ำที่น้อยจะไม่เพียงพอต่อการเกิดปฏิกิริยาปอซ โซลานิกขณะที่ปริมาณน้ำที่สูงกว่าทำให้อัตราส่วนน้ำต่อส่วนผสม (Water/Binder, W/B) สูงกว่าซึ่งมี ลักษณะเดียวกันกับการใช้ซีเมนต์ปรับปรุงดินเหนียว



ภาพ 44 การพัฒนาการกำลังของดินเหนียวปรับปรุงด้วยอัตราส่วน CCR:BA แตกต่างกัน [8]

จากภาพ 39 การพัฒนาการกำลังของดินเหนียวปรับปรุงที่ระยะเวลาการบ่ม 28 วัน โดย อัตราส่วน CCR:BA เท่ากับ 60:40 (CCR:BA) ให้กำลังสูงสุดในทุกปริมาณส่วนผสม (Binder content) บทบาทของปริมาณส่วนผสมที่ระยะเวลาบ่มต่างกันในการพัฒนาการกำลังที่ปริมาณน้ำเหมาะสม (1.2 OWC) แสดงในภาพ 40



ภาพ 45 การพัฒนากำลังของดินเหนียวที่ปรับปรุงด้วย CCR และ BA ที่ปริมาณส่วนประสานต่างกัน ที่ระยะเวลาบ่มเท่ากับ 7, 28, 90 และ 150 วัน [8]

กำลังของดินเหนียวที่ปรับปรุงมีการเพิ่มขึ้นอย่างมากที่ส่วนประสานเท่ากับ 5 – 15% และ กำลังค่อยๆลดลงเมื่อปริมาณส่วนประสานเกิน 15% ซึ่งการเพิ่มขึ้นโดยการผสมส่วนประสานสามารถ จำแนกออกเป็น 2 โซน : active (ปริมาณส่วนประสานเท่ากับ 5-15%) และ inert (ปริมาณส่วน ประสานมากกว่า 15%) ในโซน active ปริมาณแคลเซียมไฮดรอกไซด์ (Ca(OH)₂) ที่สูงจากกาก แคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) และปริมาณซิลิกาที่เพิ่มขึ้นจากเถ้าชีวมวล (Biomass ash, BA) ทำให้มีการเพิ่มขึ้นของกำลังอย่างชัดเจน เมื่อเพิ่มปริมาณส่วนประสานมากขึ้น (ส่วนประสานมากกว่า 15%) การพัฒนากำลังมีการเพิ่มขึ้นอย่างไม่มีนัยสำคัญ



ภาพ 46 รูปดินเหนียวที่ปรับปรุงจากเทคนิค SEM (a) ส่วนประสาน 10% ที่ระยะเวลาการบ่ม 28 วัน , (b) ส่วนประสาน 10% ที่ระยะเวลาการบ่ม 90 วัน, (c) ส่วนประสาน 2<mark>0%</mark> ที่ร<mark>ะ</mark>ยะเวลาการบ่ม 28 วัน (d) ส่วนประสาน 20% ที่ระยะเวลาการบ่ม 90 วัน [8]

ภาพ 41 แสดงพื้นผิวทางสัณฐานวิทยาของดินเหนียวกรุงเทพที่ปรับปรุงด้วยส่วนประสานที่ 10% และ 20% ที่ระยะเวลาการบุ่ม 28 และ 90 วัน ที่ระยะเวลาการบุ่ม 28 วัน ตัวอย่างที่ใช้ส่วน ประสาน 20% มีการพัฒนามวลรวมมากกว่าในตัวอย่างที่ใช้ส่วนประสาน 10% ซึ่งหมายถึงปริมาณ ผลิตภัณฑ์ปอซโซลานิกที่สูงกว่าทำให้เกิดพันธะระหว่างอนุภาคของดินเหนียว สัณฐานวิทยาที่ ระยะเวลาการบุ่ม 90 วันในภาพ 41(b) และ 41(d) มีความแน่นมากกว่าตัวอย่างที่ระยะเวลาการบุ่ม 28 วันเกิดจากการเติมช่องว่างด้วยของผลิตภัณฑ์เชื่อมประสานจากปฏิกิริยาปอซโซลานิกด้วย ระยะเวลาการบุ่มที่เพิ่มขึ้นส่งผลให้กำลังของดินเหนียวเพิ่มขึ้น



ภาพ 47 แสดงผล SEM ด้วยเทคนิค EDS ของดินเหนียวปรับปรุงด้วยส่วนประสาน 30% ที่ ระยะเวลาการบ่ม (a) 28 วัน, (b) 90 วัน, (c) และ (d) 150 วัน [8]

ซึ่งพบโครงสร้างผลึกรูปทรงเหลี่ยมยาวในตัวอย่างที่ระยะเวลาการบ่ม 28 วัน (ภาพ 42(a)) ผลจาก EDS ยืนยันว่าประกอบด้วยผลักของ Si, Ca, Al และ O รูปถ่าย SEM ของตัวอย่างที่ระยะการ บ่ม 90 วัน (ภาพ 42(b)) แสดงถึงอนุภาคของดินเหนียวที่ปรับปรุงปกคลุมไปด้วยกลุ่มเส้นของ แคลเซียมอลูมิเนตซิลิเกตไฮเดรต (C-A-S-H) ในพื้นที่ A1 และ A2 นอกจากนั้นยังมีผลึกแคลเซียม อลูมิเนตซิลิเกตไฮเดรต (C-A-S-H) ทรงสี่เหลี่ยมผืนผ้าเล็กๆติดอยู่ตามขอบในพื้นที่ A3 ภายหลังจาก ระยะเวลาการบ่มครบ 150 วัน จะพบผลึกมวลรวมขนาดใหญ่ (พื้นที่ A4) ที่ด้านหลังมีกลุ่มก้อนแผ่นที่ เป็นโครงสร้างของดินเหนียว (รูป 42(c)) ภาพที่ระยะนี้ยังแสดงให้เห็นถึงผลึกรูปทรงพีระมิดหลายหน้า โดยสงสัยว่าเป็น gismondine และในภาพ 42(d) แสดงการเติมช่องว่างของผลิตภัณฑ์แคลเซียม อลูมิเนตซิลิเกตไฮเดรต (C-A-S-H) (พื้นที่ A5.1 และ A5.2) ในช่องว่างระหว่างผลึกที่มีปริมาณ Ca ต่ำ (พื้นที่ A6) ซึ่งควรจะเป็นอนุภาคของดินเหนียว การเกิดสารประกอบแคลเซียมอลูมิเนตซิลิเกตไฮเดรต (C-A-S-H) เหล่านี้เป็นหลักฐานที่แสดงถึงปฏิกิริยาปอซโซลานิกในการผสมกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (calcium carbide residue, CCR) และวัสดุปอซโซลานธรรมชาติ



ภาพ 48 XRD ของดินเหนียวที่ปรับปรุงที่ระยะเวลาการบ่ม 28, 90 และ 150 วัน (1:quartz,

2:kaolinite, 3:portlandite, 4:calcite, 5:ettringite, 6:gismondite) [8]

ผลจากเทคนิค XRD ของตัวอย่างที่มีส่วนประสาน 30% แสดงในภาพ 43 ซึ่งมีลักษณะ คล้ายกันที่ระยะเวลาการบ่ม 28, 90 และ 150 วัน เห็นได้ชัดเจนจากรูปแบบของ XRD ที่มีผลิตภัณฑ์ ปอซโซลานิกคือผลึกของ ettringite (Ca₂Al₂(SO₄)3•2H₂O) และ gismondine (CaAl₂Si₂O₈•4H₂O) การพบผลึกแคลเซียมอลูมิเนตซิลิเกตไฮเดรต (C-A-S-H) ทรงพีรามิดคู่จากรูปถ่าย SEM (ภาพ 42c) ยืนยันลักษณะของ gismondine โดยการตรวจสอบจากเทคนิค XRD ซึ่งผลลพธ์เหล่านี้เป็นหลักฐาน ในการปรับปรุงดินโดยกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (Calcium carbide residue, CCR) และเถ้าชีวมวล (Biomass ash, BA) ด้วยสัดส่วนที่เหมาะสม (60:40) สามารถเพิ่มระดับค่า pH และเร่งปฏิกิริยาปอซ โซลานิก ซึ่งก่อตัวเป็นสารประกอบแคลเซียมอลูมิเนียมซิลิเกตไฮเดรต (C-A-S-H)



บทที่ 3 วิธีดำเนินงานวิจัย

บทนี้เป็นการบรรยายรายละเอียดเพื่อศึกษาสัดส่วนที่เหมาะสมและปฏิกิริยาระหว่างกาก แคลเซียมคาร์ไบด์และซิลิกาฟูมในการปรับปรุงคุณภาพดินเหนียวอ่อนกรุงเทพ โดยทำการออกแบบ ส่วนผสมและทำการทดสอบตัวอย่างที่เป็นซีเมนต์เพสต์และมอร์ตาร์ในสัดส่วนต่างๆเพื่อเลือกส่วนผสม ที่มีเหมาะสมไปผสมกับดินเหนียวอ่อนกรุงเทพเพื่อทดสอบหาการเปลี่ยนแปลงค่า Unconfined compressive strength และโมดูลัสยืดหยุ่นซีแคนต์ (Secant modulus of elastic, E50) ของดิน



3.1 การวิเคราะห์สมบัติทางกายภาพและสมบัติทางเคมีของวัสดุ

จากการวิเคราะห์ธาตุด้วยการเรืองแสงรังสีเอ็กซ์แบบ Energy Dispersive X-Ray Fluorescence Spectrometer (EDXRF) พบว่าองค์ประกอบทางเคมีของกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (CCR) และซิลิกาฟูม (SF) แสดงดังตาราง 15

ตาราง 15 องค์ประกอบทางเคมีของกากแคลเซียมคาร์ไบด์และซิลิกาฟูมจากเทคนิค Energy Dispersive X-Ray Fluorescence Spectrometer (EDXRF)

Sample Designation	Calcium carbide residue (CCR)	Silica fume (SF)			
Sample Description	Grey Power	Grey Powder			
Item (Chemical)					
SiO2 (%)	1.84	93.51			
Al2O3 (%)		0			
Fe2O3 (%)		0.22			
CaO (%)	96.70	2.06			
MgO (%)	-	0.4			
K2O (%)	n81238186	0.34			
Na2O (%)		0.05			
SO3 (%)	0.85	0.56			

3.2 การออกแบบส่วนผสมระหว่างกากแคลเซียมคาร์ไบด์และซิลิกาฟูม

ปฏิกิริยาปอซโซลานิกระหว่างแคลเซียมออกไซด์และซิลิกาแสดงดังสมการ (3.1)

$$3(CaO) + 3(H_2O) + 2(SiO_2) = [3(CaO) \cdot 2(SiO_2) \cdot 3(H_2O)]$$
(3.1)

มวลโมลาร์ของแคลเซียมออกไซด์ 168 ต่อมวลโมลาร์ของซิลิกา 120 ที่มีอัตราส่วน 168/120 เท่ากับ 1.40 ทำให้เกิดผลิตภัณฑ์แคลเซียมซิลิเกตไฮเดรตที่มีมวลโมลาร์เท่ากับ 342 คณะผู้วิจัยจึง ออกแบบอัตราส่วนของแคลเซียมออกไซด์ต่อซิลิกาเท่ากับ 1.85, 1.55, 1.25, 0.95, 0.65 เพื่อให้ ครอบคลุมอัตราส่วนทางทฤษฏีตามสมการ 3.1 โดยใช้ปริมาณแคลเซียมออกไซด์และซิลิกาจาก องค์ประกอบทางเคมีของวัสดุในการออกแบบสัดส่วนผสมของวัสดุเชื่อมประสานจากการทำปฏิกิริยา ปอซโซลานิกตามสมการทางเคมีเพื่อเกิดเป็นผลิตภัณฑ์และเป็นการหาอัตราส่วนที่เหมาะสมที่สุดจาก อัตราส่วนที่ให้ค่ากำลังอัดของมอร์ตาร์สูงสุดจากการทดสอบกำลังอัดของมอร์ตาร์ (Compression test)

จากนั้นจึงคำนวณหาปริมาณแคลเซียมออกไซด์ (CaO) และซิลิกอนไดออกไซด์ (SiO₂) โดย เลือกควบคุมปริมาณแคลเซียมออกไซด์ไว้เท่ากับ 168 และเพิ่มปริมาณซิลิกาขึ้น ดังตาราง 16

Ratio Ca/Si	1.85	1.55	1.25	0.95	0.65
3CaO	168	168	168	168	168
2SiO ₂	91	108	134	177	258

ตาราง 16 อัตราส่วนระหว่างแคลเซียมออกไซด์ต่อซิลิกาที่แตกต่างกัน

หลังจากได้อัต<mark>ราส่</mark>วนมวลโมลาร์ระหว่างแคลเซียมออกไซด์ต่อซิลิกาดังตาราง 16 ทาง คณะผู้วิจัยได้เสนอความสัมพันธ์ในการหาปริมาณกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (CCR) ที่มีปริมาณแคลเซียม ออกไซด์สูงและซิลิกาฟูม (SF) ที่มีปริมาณซิลิกาสูง โดยใช้ข้อมูลจากการทดสอบองค์ประกอบทางเคมี ด้วยเทคนิคการวิเคราะห์ EDXRD ในตาราง 15 มาทำการคำนวณดังสมการ (3.2) และ (3.3)

$$CaO = x_1 C_{CCR} + x_2 C_{SF}$$
(3.2)
SiO₂ = x_1 S_{CCR} + x₂ S_{SF} (3.3)

โดยที่ X1 - คือ ปริมาณกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (CCR) ในหน่วยมวล

x₂ คือ ปริมาณซิลิกาฟูม (SF) ในหน่วยมวล

C_{CCR} คือ ปริม<mark>าณแค</mark>ลเซียมออกไซด์ (<mark>%Ca</mark>O) ของ CCR

C_{SF} คือ ปริมาณแคลเซียมออกไซด์ (%CaO) ของ SF

S_{CCR} คือ ปริมาณซิลิกอนไดออกไซด์ (%SiO₂) ของ CCR

S_{SF} คือ ปริมาณซิลิกอนไดออกไซด์ (%SiO₂) ของ SF

เมื่อทำการแก้สมการ 2 ตัวแปร จะได้ค่าปริมาณของกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (CCR) และซิลิกา ฟูม (SF) ดังตาราง 17 จากนั้นนำปริมาณกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (CCR และซิลิกาฟูม (SF) เทียบเป็น ร้อยละโดยมวล (wt.%) ดังแสดงในตาราง 18

ตาราง 17 แสดงปริมาณกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (CCR) และปริมาณซิลิกาฟูม (SF) จากการแก้สมการ ในอัตราส่วนที่แตกต่างกัน

Ratio Ca/Si	1.85	1.55	1.25	0.95	0.65
$CCR(x_1)$	226.93	226.40	225.61	224.34	221.88
SF (x ₂)	123.86	148.71	185.49	245.49	360.88
Total $(x_1 + x_2)$	350.79	375.11	411.10	469.82	582.75

ตาราง 18 สัดส่วนระหว่างกากแคลเซียมคาร์ไบด์และซิลิกาฟูมโดยน้ำหนัก

Ratio Ca/Si	1.85	1.55	1.25	0.95	0.65
CCR (wt.%)	65.0	60.0	55.0	48.0	38.0
SF (wt.%)	35.0	40.0	45.0	52.0	62.0

3.3 การทดส<mark>อบซีเมน</mark>ต์เพสต์

3.3.<mark>1 ขั้นตอ</mark>นการเตรียม

 ชั่งวัสดุกากแคลเซียมคาร์ไบด์และซิลิกาฟูมตามปริมาณที่กำหนดดังตารางที่ 18 ผสมกัน ด้วย ball milling เป็นระยะเวลา 5 นาที เพื่อเป็นวัสดุเชื่อมประสานในการหล่อเพสต์ที่อัตราส่วน CaO/SiO₂ ต่างๆ

2. ประกอบหม้<mark>อผสมที่แห้งและใบผสมที่แห้งเข้ากับเครื่องผส</mark>ม

3. ใส่น้ำด้วยปริมาณที่อัตราส่วนน้ำต่อวัสดุเชื่อมประสาน (w/b) เท่ากับ 0.65 ที่จะผสมเข้าใน หม้อผสมจนหมด

4. ใส่วัสดุเชื่อมประสานลงในหม้อผสมเพื่อสัมผัสกับน้ำ และปล่อยให้น้ำซึมเข้าไป 30 วินาที

5. เมื่อครบ 30 วินาทีจึงเดินเครื่องผสมเพื่อให้ใบผสมกวนส่วนผสมอย่างช้าๆโดยใช้อัตราช้า (140±5 รอบต่อนาที) เป็นเวลา 30 วินาที

 หยุดเครื่องผสมเป็นเวลา 15 วินาที ระหว่างที่หยุดนี้ให้ปาดเพสต์ที่ติดข้างหม้อผสมลงยัง กันหม้อ

7. เดินเครื่องผสมด้วยอัตราปานกลาง (285±10 รอบต่อนาที) เป็นเวลา 1 นาที

8. นำเพสต์ทั้งหมดออกจากหม้อผสมใส่แบบหล่อรูปทรงลูกบาศก์ขนาด 25x25x25 ลูกบาศก์ มิลมิเมตร จากนั้นนำไปวางบน vibration plate เป็นระยะเวลา 1 นาทีและวางไว้ในพื้นที่ที่มีความชื้น เพียงพอเป็นระยะเวลา 24 ชั่วโมง หลังจากครบ 24 ชั่วโมง นำพลาสติกหุ้มทั้งแบบหล่อเพื่อป้องกันการสูญเสียความชื้นของ ตัวอย่างเป็นระยะเวลา 48 ชั่วโมง จากนั้นถอดแบบและทำการหุ้มด้วยพลาสติกเพื่อป้องกันการ สูญเสียความชื้นและบ่มต่อไปจนถึงระยะเวลาครบกำหนดทดสอบ

3.4 การเตรียมตัวอย่างมอร์ตาร์และการทดสอบกำลังรับแรงอัด

Mixes	CCR	SF	Cement	Sand	Water	SP	Flow
	(kg/m³)	(kg/m³)	(kg/m ³)	(kg/m ³)	(kg/m³)	(kg/m³)	(%)
OPC	-		500	1375	330	-	109
Ca/Si -1.85	325	175		1375	330	31.55	108
Ca/Si -1.55	300	200	-	1375	330	40.65	109
Ca/Si -1.25	275	225		1375	330	45.00	108
Ca/Si -0.95	240	260		1375	3 <mark>30</mark>	41.90	112
Ca/Si -0 <mark>.6</mark> 5	190	310		1375	330	<mark>4</mark> 3.35	109

ตาราง 19 แสดงปริมาณวัสดุที่ใช้ในการผสมเพื่อหล่อตัวอย่างมอร์ตาร์

3.4.<mark>1</mark> การผสมมอร์ตาร์

ประกอบเครื่องผสมมอร์ตาร์

2. ใส่น้ำที่ผสมในหม้อจนหมด

 3. ใส่กากแคลเซียมคาร์ไบด์และซิลิกาฟูมที่ถูกผสมแห้งให้เข้ากันไว้ก่อนหน้าลงในหม้อจน หมด จากนั้นเดินเครื่องผสมเพื่อกวนส่วนผสมให้เข้ากัน โดยใช้อัตราช้า (140±5 รอบต่อนาที) เป็น เวลา 30 วินาที

 4. เมื่อวัสดุกากแคลเซียมคาร์ไบด์และซิลิกาฟูมผสมกับน้ำได้ 30 วินาที จึงใส่ทรายลงในหม้อ ผสม

อย่างช้าๆภายในเวลา 30 วินาที แต่ยังคงใช้อัตราการผสมแบบช้าๆ

5. หยุดเครื่องผสม จากนั้นเปลี่ยนอัตราการผสมเป็นอัตราปานกลาง ซึ่งมีความเร็วในการกวน เท่ากับ (285±10 รอบต่อนาที) และผสมด้วยอัตรานี้เป็นเวลา 30 วินาที

 6. หยุดเครื่องผสมและปล่อยมอร์ตาร์ทิ้งไว้เป็นเวลา 90 วินาที และในระหว่างเวลา 15 วินาที แรกให้ทำการปาดมอร์ตาร์ที่ติดข้างหม้อผสมลงในหม้อ จากนั้นนำภาชนะมาปิดปากหม้อผสมเพื่อไม้ ให้ความชื้นระเหยออกจากหม้อผสมจนครบ 90 วินาที 7. เดินเครื่องผสมต่อด้วยอัตราปานกลาง (285±10 รอบต่อนาที) เป็นเวลา 1 นาที เป็นอัน เสร็จสิ้นการผสมมอร์ตาร์

3.4.2 การทดสอบหาค่าการไหล

1. ทำความสะอาดผิวหน้าของโต๊ะการไหลให้สะอาด ก่อนวางแบบทดสอบ

 2. ตักมอร์ตาร์ใส่ในแบบทดสอบให้มีความสูงประมาณ 25 มม. และกระทุ้งด้วยไม้กระทุ้ง จำนวน 20 ครั้ง ให้ทั่วตลอดหน้าตัด เพื่อให้มอร์ตาร์สม่ำเสมอในแบบ

3. ตักมอร์ตาร์ใส่ในแบบอีก 1 ชั้นและทำเช่นเดียวกันกับครั้งแรก

 ภายหลังกระทุ้งชั้นที่ 2 เสร็จให้นำเกรียงปาดหน้าผิวหน้า โดยการลากเกรียงให้ตั้งฉากกับ ผิวหน้าของแบบ หากมีน้ำไหลออกมาให้ทำความสะอาดและเก็บเศษมอร์ตาร์ที่ล้นออกจาก แบบทดสอบ

5. ยกแบบขึ้นอย่างซ้าๆ ซึ่งเวลาที่ใช้ตั้งแต่ใส่มอร์ตาร์ลงแบบจนถึงเวลาที่ยกแบบออกมา ประมาณ 1 นาที

 ภายหลังการยกแบบออก ให้ทำการหมุนที่หมุนของโต๊ะแบบไหล ซึ่งจะยกจานของโต๊ะ แบบไหลขึ้นสูง 13 มม. และปล่อยให้ตกลงอย่างอิสระจำนวน 25 รอบใน 15 วินาที โดยระหว่างการ ทดสอบโต๊ะทดสอบต้องไม่เกิดการเคลื่อนไหวและมั่นคง

7. เมื่อเสร็จสิ้นการเคาะของเครื่อง มอร์ตาร์จะแผ่ออกบนจานเกือบเป็นวงกลม ให้ใช้เวอร์ เนียร์คาลิปเปอร์วัดศูนย์กลางของมอร์ตาร์จำนวน 4 ครั้ง

3.4.3 การหล่อมอร์ตาร์ลงแบบ

 ภายหลังจากการทดสอบหาค่าการไหล ให้นำมอร์ตาร์ที่อยู่บนการทดสอบค่าการไหลใส่คืน หม้อผสมปาดมอร์ตาร์ที่ติดอยู่ข้างหม้อลงไปที่ก้นกลางหม้อ ก่อนนำไปกวนในหม้อผสมในอัตราปาน กลาง เป็นเวลา 15 วินาที

 2. ทำการหล่อมอร์ตาร์ทั้งหมดลงในแบบหล่อโดยใช้เวลาทั้งหมดในการหล่อลงแบบไม่เกิน 2 นาที 30 วินาที ภายหลังจากการผสมมอร์ตาร์เสร็จสิ้น เพื่อลดปัญหาการระเหยของน้ำออก จากส่วนผสม

 3. ใช้เกรียงตักมอร์ตาร์ลงในแบบหล่อชั้นแรกโดยมีความหนาประมาณ 25 มม. ซึ่งเป็นความ หนาครึ่งหนึ่งของตัวอย่าง โดยใส่มอร์ตาร์ลงในแบบหล่อทุกแบบที่ต้องการหล่อและกระทุ้งมอร์ตาร์ ด้วยไม้กระทุ้งจำนวน 32 ครั้ง ต่อ 1 ตัวอย่างภายใน 10 วินาที โดยแบ่งกระทุ้งเป็น 4 รอบๆละ 8 ครั้ง ทำแบบนี้ทั้ง 2 ชั้น เมื่อเสร็จสิ้นการกระทุ้งทั้ง 2 ชั้นแล้วให้ใช้เกรียงปาดและตกแต่งตัวอย่างให้เรียบร้อยและ จากนั้นให้ทำการปิดตัวอย่างเพื่อป้องกันการสูญเสียความชื้นของมอร์ตาร์เป็นเวลา 30 นาที จนมอร์ ตาร์แข็งก่อนจะนำไปบ่มตามมาตรฐาน

3.4.4 การทดสอบกำลังอัด

 นามอร์ตาร์ออกจากการบ่มด้วยน้ำตามเวลาที่กำหนด ในกรณีที่ทดสอบมากกว่า 1 ตัวอย่าง ให้ใช้ผ้าชุบน้ำคลุมตัวอย่างที่รอการทดสอบไว้จนกว่าจะได้ทดสอบ

 2. ก่อนนำตัวอย่างทดสอบให้ใช้ผ้าเช็ดตัวอย่างให้แห้ง(ชิ้น) เพื่อขจัดเม็ดทรายที่ผิวของ ตัวอย่างออก แล้วเลือกด้านที่เรียบที่สุด 2 ด้านที่อยู่ตรงข้ามกันเพื่อรับแรงจากเครื่องทดสอบ

 ทดสอบการรับน้ำหนักของตัวอย่างมอร์ตาร์ โดยวางตัวอย่างมอร์ตาร์บนเครื่องทดสอบ นำ แผ่นแบริ่งวางบนตัวอย่างมอร์ตาร์ให้อยู่ตรงศูนย์กลางเครื่อง และให้แน่ใจว่าวางส่วนของแผ่นให้แรงที่ ติดอยู่กับเครื่องสามารถเคลื่อนไหวได้ เพื่อปรับระดับให้เป็นระนาบขณะทำการทดสอบ

4. ให้น้ำหนักของตัวอย่างมอร์ตาร์ที่อัตราคงที่ประมาณ 90-180 กิโลกรัมต่อนาที จนตัวอย่าง วิบัติ

3.5 การทดสอบดินเหนียวอ่อนกรุงเทพ (Soft Bangkok clay, SBC)

3.5.1 ขีดจ<mark>ำกัดของแอ</mark>ตเตอร์เบอร์ก (Atterberg's Limi<mark>t)</mark>

3.5.1.1 ขั้นตอนการเตรียม

นำดินตัวอย่างมาตากแห้งที่อุณหภูมิห้อง จากนั้นนำมาทุบด้วยค้อนยาง ให้ดินแยก ออกจากกัน แล้วนำมาร่อนผ่านตะแกรงเบอร์ 40 โดยใช้ปริมาณตัวอย่างตามการทดสอบดังนี้ การทดสอบ Liquid Limit ใช้ปริมาณตัวอย่างประมาณ 100 กรัม

การทดสอบ Plastic Limit ใช้ปริมาณตัวอย่างประมาณ 20 กรัม

3.5.1.2 วิธีการทดสอบ

การหาขีดจำกัดเหลว (Liquid Limit)

นำดินที่เตรียมไว้ใส่ในถ้วยเคลือบ ใส่น้ำประมาณ 15-20 มิลลิลิตร โดยไม่ให้
 เหนียวจนเกินไป แล้วผสมให้เข้ากัน

2. เตรียมอุปกรณ์ชุดทดสอบให้ความสูงของก้นจานอยู่สูงกว่าพื้นรอง 1 ± 0.2
 เซนติเมตร โดยใช้ด้าม Grooving Tool วัด ทำการปรับปุ่มต่างๆให้แน่น

3. ใช้มีดปาดดิน (Spatula) ตักดินใส่ลงในจาน แล้วปาดให้เรียบ โดยให้มีความ

หนาของดินตรงกลางประมาณ 1 เซนติเมตร

4. บากดินในจานให้ดินแบ่งเป็น 2 ข้างเท่า ๆกัน โดย Grooving Tool ให้เป็น ร่องจนเห็นพื้นจาน (ในการบากดินควรทำครั้งเดียว) รอยบากประมาณ 1 เซนติเมตร

5. หมุนให้จานกระทบกับพื้นรอง โดยใช้ความเร็วในการหมุน 1.9 – 2.1 ครั้งต่อ 1 วินาที โดยนับจำนวนครั้งไว้ด้วยทำการหมุนจนกระทั้งดินที่บากไว้ไหลเข้าชนกันเป็นระยะ ½ นิ้ว (12.7 มิลลิเมตร)

 6. ในการเคาะจะนับการเคาะที่ 25 – 35 ครั้ง แล้วดินไหลมาชนกันที่ระยะทาง ½ นิ้ว (12.7 มิลลิเมตร) ในมาตรฐาน ASTM D4318 มีการกำหนดจำนวนครั้งเพื่อ ความสะดวกดังนี้

จำนวนการเคาะครั้งที่ 1 ประมาณ 25 – 35 ครั้ง จำนวนการเคาะครั้งที่ 2 ประมาณ 20 – 30 ครั้ง จำนวนการเคาะครั้งที่ 3 ประมาณ 15 – 25 ครั้ง

7. ใช้ Spatula ตักดินเฉพาะตรงที่ดินไหลมาชนกัน โดยปาดขนานกันให้ระยะห่าง พอดีกับระยะที่ดินไหลมาชนกัน นำดินที่ตักใส่กระป๋องบรรจุตัวอย่าง แล้วนำไปอบเพื่อหาปริมาณ ความชื้น

8. นำดินที่เหลือในจานกลับไปผสมกับดินที่อยู่ในถ้วยกระเบื้อง เติมน้ำทีละน้อย ผสมเข้ากันให้ทั่ว ทำความสะอาดจานของชุดทดสอบ Grooving Tool, Spatula โดยไม่ให้มีเศษดิน เหลืออยู่

9. ทำก<mark>ารทดสอบซ้ำขั้นตอนที่ 3 – 8 จนครบ</mark> 3 <mark>ตัว</mark>อย่าง

การ<mark>หาขีดจำกัดพลาสติก (Plast</mark>ic L<mark>imit)</mark>

1. นำดินที่เตรียมไว้จากการหา Liquid Limit ประมาณ 20 กรัม ผสมกับน้ำให้ หมาดที่สุด ปั้นเป็นก้อนกลม เส้นผ่านศูนย์กลางประมาณ 10 มิลลิเมตร

 2. นำไปคลึงบนแผ่นกระจกในอัตรา 80 – 90 ครั้ง / นาที จนกระทั่งเป็นกลมยาว เส้นผ่านศูนย์กลาง 1/8 นิ้ว (3.2 มิลลิเมตร) ให้เกิดรอยแตกเล็กๆจึงนำตัวอย่างที่ได้อย่างที่ได้ใส่ กระป๋องบรรจุตัวอย่างเพื่อหาปริมาณความชื้น (Water Content)

3. ทำซ้ำจนครบ 3 ตัวอย่าง

3.6 การทดสอบดินซีเมนต์

3.6.1 การออกแบบส่วนผสมระหว่างดินเหนียวกรุงเทพากับวัสดุประสาน

การออกแบบส่วนผสมสำหรับการปรับปรุงดินเหนียวกรุงเทพด้วยวัสดุเชื่อมประสานโดยการ นำดินเหนียวกรุงเทพผสมด้วยวัสดุเชื่อมประสานปริมาณ 10%, 15%, 20%, 25% และ 30% โดย น้ำหนักดินแห้ง เพื่อทดสอบ Unconfined compression test ในการหาค่า Unconfined compressive strength ของดินที่ระยะเวลาบ่ม 7, 14, 28, 56 และ 91 วัน ดังตาราง 20

ตาราง 20 ตารางสัดส่วนผสมของดินเหนียวปรับปรุงด้วยวัสดุเชื่อมประสาน OPC และ CCR-SF

Mixes	SBC	OPC	CCR-SF binder	Water
	(kg/m ³)	(kg/m ³)	(kg/m ³)	(1.0 LL + w/b = 0.6)
Untreated clay	1049	-		619 kg/m ³
C10	961	96		625 kg/m ³
S15	908	136	-	618 kg/m ³
S10	939		94	610 kg/m ³
S15	893		134	607 kg/m ³
S20	863	5-63	173	613 kg/m ³
S25	824	-	206	610 kg/m ³
S30	795		238	612 kg/m ³

3.6.2 การทดสอบ Unconfined compression test

3.6.1.1 ขั้นตอนการเตรียม

1. น้ำดินมาร่อนผ่านตะแกรง No.10

2. เตรียมน้ำที่ปริมาณ 1.0 เท่าของขีดจำกัดเหลวเพื่อผสมกับดินเหนียว

 เตรียมน้ำโดยใช้อัตราส่วนน้ำต่อวัสดุเชื่อมประสานเท่ากับ 0.6 สำหรับการผสม กับวัสดุเชื่อมประสานก่อนนำไปผสมกับดินเหนียวในสภาพของเหลว

หลังจากได้ปริมาณความชื้นตามต้องการแล้วทำการผสมดินเหนียวกับน้ำด้วย
 เครื่องผสมโดยใช้ใบกวน ในขณะที่วัสดุเชื่อมประสานจะถูกผสมกับน้ำด้วยเครื่องผสมในลักษณะของ
 เพสต์

5. เทวัสดุเชื่อมประสานที่อยู่ในรูปแบบของเพสต์ลงไปในดินเหนียวเพื่อผสมให้เข้า กันเป็นเวลา 10 นาที จากนั้นใส่แบบหล่อทรงกระบอกขนาดที่มีขนาดเส้นผ่านศูนย์กลาง 50 มิลลิเมตร สูง 100 มิลลิเมตร ให้เสร็จภายในเวลา 45 นาที (ก่อนที่ส่วนผสมจะเริ่มทำปฏิกิริยา)

6. ส่วนผสมที่ถูกห่อด้วยแผ่นพลาสติกเพื่อป้องกันการสูญเสียความชื้น และเก็บไว้ใน ห้องที่ตัวอย่างไม่ถูกรบกวนจนถึงระยะเวลาที่ทำการทดสอบตามระยะเวลาบ่ม 7, 28, 56 และ 91 วัน และทำการทดสอบ unconfined compression test

3.6.1.2 วิธีการทดสอบ

1. นำตัวอย่างดินที่ปรับปรุงคุณภาพ มาตัดแต่งให้ด้วยเลื่อยเส้นลวดและเครื่องมือตัด แต่งดินให้เป็นรูปทรงกระบอก

2. ใช้กระบอกผ่าหุ้มตัวอย่างเพื่อตัดส่วนบนและส่วนล่างของตัวอย่างให้ได้ความสูง ตามต้องการ โดยความสูงต้องมากกว่า 2 เท่าของขนาดเส้นผ่านศูนย์กลาง โดยใช้เวอร์เนียร์คาลิป เปอร์ (Vernier Caliper) วัดขนาดเส้นผ่านศูนย์กลางและความสูง

3. นำตัวอย่างวางลงบนเครื่องทดสอบโดยจัดให้ตัวอย่างอยู่ศูนย์กลางของเครื่องปรับ Dial Gauge ให้เริ่มต้นที่ศูนย์และแป้นกดเครื่องสัมผัสพอดีกับตัวอย่าง

เริ่มการกดโดยใช้อัตรากดที่คงที่การเคลื่อนที่แนวดิ่งอยู่ที่ 1 มิลมิเมตรต่อนาที

5. เมื่<mark>อแรงก</mark>ดเพิ่มขึ้นจนสูงสุดแล้วลดลง หมาย<mark>ถึงจุด</mark>สูงสุดของกำลังรับแรงของดิน

6. อ่านค่าจนเห็นระนาบรอยเฉือน (Failure Plane) หากไม่ปรากฏให้ทดสอบจน การหดถึงประมาณ 20 % ของตัวอย่าง

7. นำตัวอย่างที่ทดสอบเสร็จไปชั่งและเข้าเตาอบเพื่อหาปริมาณความชื้น (Water

Content)

บทที่ 4

ผลการวิจัย

4.1 ผลการทดสอบคุณสมบัติทางเคมีและคุณสมบัติทางฟิสิกส์ของวัสดุ

4.1.1 ผลการวิเคราะห์ทางเคมีของวัสดุด้วยเทคนิค Energy dispersive x-ray fluorescence (EDXRF)

การทดสอบคุณสมบัติทางด้านเคมีของวัสดุด้วยเทคนิค EDXRF (Energy Dispersive X-ray Fluorescence) สำหรับปริมาณธาตุต่างๆในวัสดุแสดงดังตาราง 20

Chemical composition	Calcium carbide residue (CCR)	Silica fume (SF)	Soft Bangkok clay (SBC)
SiO ₂ (%)	1.84	93.51	66.79
Al ₂ O ₃ (<mark>%)</mark>		<u> </u>	17.42
Fe ₂ O ₃ (%)		0.22	9.01
CaO (%)	96.70	2.06	1.42
MgO (%)	423-	0.4	1.32
K ₂ O (%)	้ หยาลัย	0.34	2.11
Na ₂ O (%)		0.05	2.11
SO ₃ (%)	0.85	0.56	1.93

ตาราง 21 แสดงองค์ประกอบทา<mark>งเคม</mark>ีของวัสดุ CC<mark>R, SF แ</mark>ละ SBC

จากตาราง 21 แสดงองค์ประกอบทางเคมีของกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (CCR), ซิลิกาฟูม (SF) และดินเหนียวอ่อนกรุงเทพ (SBC) ด้วยเทคนิค EDXRF พบว่ากากแคลเซียมคาร์ไบด์ (CCR) มี องค์ประกอบหลักเป็นแคลเซียมออกไซด์โดยมีปริมาณแคลเซียมออกไซด์เท่ากับ 96.7% ในขณะที่ซิลิ กาฟูม (SF) มีองค์ประกอบหลักเป็นซิลิกาโดยมีปริมาณซิลิกาเท่ากับ 93.51% และดินเหนียวอ่อน กรุงเทพ (SBC) มีองค์ประกอบหลักคือซิลิกา (SiO₂) และอลูมินา (Al₂O₃) โดยมีปริมาณซิลิกาเท่ากับ 66.79% และมีปริมาณอลูมินาเท่ากับ 17.42%



4.1.2 ผลการวิเคราะห์วัสดุด้วยเทคนิค X-ray diffraction (XRD)

ภาพ 49 โครงสร้างผลึกจากการทดสอบ XRD ของ a) ซิลิกาฟูม (SF) , b) กาก แคลเซียมคาร์ไบด์ (CCR) และ c) ดินเหนียวกรุงเทพ (SBC)

ภาพ 49 แสดงกราฟ XRD ของซิลิกาฟูม (SF), กากแคลเซียมคาร์ไบด์ (CCR) และดินเหนียว อ่อนกรุงเทพ (SBC) จากรูปแบบ XRD ของซิลิกาฟูม (SF) พบเฟสอสัณฐานที่เป็นองค์ประกอบหลัก ของซิลิกาฟูม (SF) ในลักษณะเป็นเนินโค้งช่วง 2**0** เท่ากับ 17.5 ถึง 25° เท่ากับ 81.0% ซึ่งบ่งชี้ความ ว่องไวต่อการเกิดปฏิกิริยาของซิลิกาฟูม (SF) และพบเฟสผลึกของควอตซ์ (Quartz) และซิลิกอนคาร์ ไบด์ (Silicon carbide) เพียงเล็กน้อย ในส่วนของกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (CCR) มีพีคหลักคือพอร์ต แลนไดต์ (Portlandite) และแคลไซต์ (Calcite) ในปริมาณ 32.3% และ 66.4% ตามลำดับ โดยพีค แคลไซต์ที่มีความเข้มสูงเนื่องจากที่แคลเซียมคาร์ไบด์ (CCR) ที่ถูกเก็บเป็นระยะเวลานานสัมผัสกับ อากาศโดยรอบจึงเกิดปฏิกิริยาคาร์บอเนซัน (carbonation) และรูปแบบ XRD ของดินเหนียวอ่อน กรุงเทพ (SBC) แสดงพีคหลักเป็นควอตซ์ (Quartz) เท่ากับ 41.9% และกลุ่มแร่ดินเหนียวคือพีค ของอิลไลต์ (illite) และเกาลินไนท์ (Kaolinite) ในปริมาณ 36.1% และ 22.0% ตามลำดับ

4.1.3 ผลการวิเคราะห์ Thermogravimetric analysis (TGA) ของวัสดุกากแคลเซียมคาร์ไบด์ และซิลิกาฟุม

จากกราฟ TGA ในภาพ 50(a) พบว่า CCR มีการสูญเสียน้ำหนักในปริมาณมากในช่วง อุณหภูมิ 400 - 495 °C ซึ่งเป็นช่วงอุณหภูมิที่เกี่ยวข้องกับการสูญเสียน้ำหนักของพอร์ตแลนไดต์ (Ca(OH)₂) จากกระบวนการคายน้ำ (dehydration) ของแคลเซียมไฮดรอกไซด์กลายเป็นแคลเซียม ออกไซด์ดังสมการ (4)

จากนั้นการสูญเสียน้ำหนักค่อนข้างคงที่จนถึงช่วงอุณหภูมิ 600 – 800 °C ซึ่งเป็นช่วง อุณหภูมิที่เกี่ยวข้องกับการสูญเสียน้ำหนักของแคลไซต์ที่เกิดจากกระบวนการคายก๊าซ คาร์บอนไดออกไซด์ (decarbonation) จากแคลเซียมคาร์บอเนตเป็นแค<mark>ลเซีย</mark>มออ<mark>ก</mark>ไซด์ดังสมการ (5)

$$Ca(OH)_2 \rightarrow CaO + H_2O$$
(4)

$$\mathsf{CaCO}_3 \rightarrow \mathsf{CaO} + \mathsf{CO}_2 \tag{5}$$

นอกจากนี้กราฟ DTG ของกากแคลเซียมคาร์ไบด์ในภาพ 50(a) ที่มีการแสดงรูปแบบพีค endothermic ทั้ง 3 พีค โดยพีคแรกที่มีขนาดเล็กที่บริเวณอุณหภูมิ 60 - 110 ℃ ซึ่งเกิดจากการ ระเหยของน้ำที่ถูกดูดซับโดยอนุภาคของตัวอย่าง [33] พีคที่สองเกี่ยวข้องกับการสูญเสียน้ำหนักของ แคลเซียมไฮดรอกไซด์โดยมีจุดเริ่มต้นพีคอยู่ที่อุณหภูมิ 375 ℃ และสิ้นสุดที่บริเวณ 495 ℃ ทำให้ สามารถคำนวณปริมาณของแคลเซียมไฮดรอกไซด์จากความแตกต่างของร้อยละน้ำหนักในช่วง อุณหภูมิ 375 ℃ – 495 ℃ คูณด้วยอัตราส่วนระหว่างมวลโมลาร์ของแคลเซียมไฮดรอกไซด์ (74 g/mol) ต่อมวลโมลาร์ของน้ำ (18 g/mol) จะพบว่าในกากแคลเซียมคาร์ไบด์มีปริมาณแคลเซียมไฮดร อกไซด์ (CH) เท่ากับ 45.66% ของน้ำหนักโดยรวม รวมถึงพีคที่เกี่ยวข้องกับการสูญเสียน้ำหนักของ แคลเซียมคาร์บอเนตที่มีจุดเริ่มต้นพีคอยู่ในช่วงอุณหภูมิ 590 ℃ – 780 ℃ เมื่อนำความแตกต่างของ ร้อยละน้ำหนักในช่วงอุณหภูมิการสลายตัวของแคลเซียมคาร์บอเนตคูณด้วยอัตราส่วนระหว่างมวลโม ลาร์ของแคลเซียมคาร์บอเนต (100 g/mol) ต่อมวลโมลาร์ของ CO₂ (44 g/mol) จะพบว่ากาก แคลเซียมคาร์ไบด์ (CCR) มีปริมาณแคลเซียมคาร์บอเนตเท่ากับ 36.58% ของน้ำหนักโดยรวม ในขณะ ที่กราฟ TGA ของซิลิกาฟูม (Silica fume) ในภาพ 50(b) มีการสูญเสียน้ำหนักค่อนข้างน้อยโดยมี น้ำหนักคงเหลือหลังจากทดสอบเท่ากับ 96.8% เมื่อสังเกตผล DTG ของซิลิกาฟูม (SF) ในช่วง อุณหภูมิก่อน 100 °C แสดงพีคที่เกิดจากการระเหยของความชื้นภายในตัวอย่าง



ภาพ 50 ผล TGA-DTG ของวัสดุ (a) กากแคลเซียมคาร์ไบด์ (CCR) และ (b) ซิลิกาฟูม (SF)



4.1.4 โครงสร้างทางจุลภาคของกากแคลเซียมคาร์ไบด์ ซิลิกาฟูมและดินเหนียวอ่อนกรุงเทพ

ภาพ 51 แสดงภาพถ่ายโครงสร้างทางจุลภาคของ a) กากแคลเซียมคาร์ไบด์ (CCR), b) ซิลิ กาฟูม (SF) และ c) ดินเหนียวอ่อนกรุงเทพ (BA)

ภาพ 51a) แสดงอนุภาคของกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (CCR) เป็นลักษณะกลุ่มก้อนที่ ประกอบด้วยเกล็ดแผ่นเล็กจำนวนมาก พื้นผิวอนุภาคขรุขระ มีช่องว่างเนื่องจากมีการเรียงตัวของ อนุภาคแบบไม่มีรูปแบบ (random alignment) ภาพ 51b) แสดงรูปถ่าย SEM อนุภาคของซิลิกาฟูม (SF) ที่ประกอบด้วยรูปทรงค่อนข้างกลมที่มีขนาดอนุภาคค่อนข้างหลากหลายขนาด และเป็นซิลิกาฟูม ควบแน่น (Condensed silica fume) อนุภาคของดินเหนียวอ่อนกรุงเทพ (SBC) มีลักษณะเป็นเกล็ด หรือแผ่นเป็นกลุ่มก้อนที่มีการเรียงตัวแบบไม่มีรูปแบบดังแสดงในภาพ 51c)

4.1.5 คุณ<mark>สมบัติทางวิศว</mark>กรรมของดินเหนียวอ่อนกรุงเท<mark>พ (SB</mark>C)

ดินเหนียวอ่อนกรุงเทพที่เก็บมาจากภาคสนามถูกนำมาทดสอบขีดจำกัดของอัตเตอร์เบอร์ก (Atterberg's limit) ตามมาตรฐาน ASTM D4318-93 เพื่อหาค่าขีดจำกัดเหลว (Liquid Limit, L.L.) , ขีดจำกัดพลาสติก (Plastic Limit, P.L.) ซึ่งดินเหนียวอ่อนกรุงเทพ (SBC) มีค่าขีดจำกัดเหลว (L.L.), ค่าขีดจำกัดพลาสติก (P.L.) และค่า Plasticity Index (P.I.) เท่ากับ 59% , 22.62% และ 36.4% ตามลำดับ เมื่อจำแนกดินตามระบบ Unified soil classification ตาม ASTM D-2487 พบว่าดิน เหนียวอ่อนกรุงเทพในงานวิจัยนี้จัดอยู่กลุ่ม CH คือดินเหนียวอนินทรีย์ที่มีความเหนียวและหนืดสูง (Inorganic clays of high plasticity)

4.2 คุณสมบัติทางวิศวกรรมของวัสดุเชื่อมประสาน CCR-SF

4.2.1 กำลังอัดของเพสต์กากแคลเซียมคาร์ไบด์ (CCR-SF paste)

ตาราง 22 แสดงค่ากำลังอัดของเพสต์ CCR-SF ที่ระยะเวลาบ่มต่างๆ					
	CCR-SF Paste	Compressive strength in various curing peri			

mixtures 7 Days 14 Days 28 Days 56 Days 91 Days	
Ca/Si -1.85 1.88 2.27 3.36 3.59 4.14	
Ca/Si -1.55 2.07 4.23 4.40 4.69 5.46	
Ca/Si -1.25 1.74 2.63 3.90 4.47 4.20	
Ca/Si -0.95 2.86 2.86 3.79 3.59 4.18	
Ca/Si -0.65 3.58 4.66 3.99 4.49 4.77	



The compressive strength of CCR-SF paste

Mixed proportion

ภาพ 52 ผลกำลังอัดของเพสต์ CCR-SF ที่อัตราส่วน Ca/Si ต่างกันที่ระยะเวลาบ่ม 7, 14, 28, 56 และ 91 วัน ด้วยอัตราส่วนน้ำต่อวัสดุเชื่อมประสาน (w/b) เท่ากับ 0.65



ภาพ 53 อัตราการเพิ่มกำลังอัดของเพสต์ CCR-SF แต่ละอัตราส่วน Ca/Si ที่ระยะเวลาบ่มต่างๆเทียบ กับค่ากำลังอัดที่ระยะเวลาบ่ม 7 วัน

ภาพ 52 แสดงการพัฒนากำลังรับแรงอัดของเพสต์ CCR-SF ในแต่ละส่วนผสมที่อัตราส่วน w/b คงที่เท่ากับ 0.65 โดยเพสต์ CCR-SF แต่ละส่วนผสมแสดงถึงแนวโน้มการเพิ่มขึ้นของกำลังอัด ตามระยะเวลาบ่ม ในช่วงระยะเวลาบ่ม 7 วัน เพสต์ CCR-SF ที่อัตราส่วน Ca/Si -1.85, Ca/Si -1.55 และ Ca/Si -1.25 มีค่ากำลังอัดอยู่เท่ากับ 1.89, 2.07 และ 1.74 MPa ตามลำดับ ในขณะที่เพสต์ CCR-SF ที่อัตราส่วน Ca/Si -0.95 และ Ca/Si -0.65 มีค่ากำลังสูงสุดเท่ากับ 2.86 และ 3.58 MPa ตามลำดับ เป็นไปได้ว่าในเพสต์ CCR-SF ที่มีปริมาณซิลิกาฟูมสูงในส่วนผสมมีผลต่อกำลังอัดในช่วงต้น เนื่องจากซิลิกาฟูมมีขนาดอนุภาคขนาดเล็กและความสามารถในการละลาย จึงเป็นประโยชน์ต่อการ เกิดปฏิกิริยาและส่งผลต่อความหนาแน่นของตัวอย่าง แต่จะพบว่ามีการลดลงกำลังอัดในเพสต์ CCR-SF ที่ อัตราส่วน Ca/Si -1.25, Ca/Si -0.95 และ Ca/Si -0.65 ระหว่างในบางช่วงระยะเวลาบ่ม เนื่องจากเกิดจากการแตกร้าวจากผลของการหดตัวแห้ง (drying shringkage) ในเพสต์ CCR-SF เนื่องจากมีการเปลี่ยนแปลงปริมาตรจากการหดตัวเนื่องมาจากการสูญเสียความชื้น [26]

นอกจากนี้อัตราการเพิ่มกำลังอัดของเพสต์ CCR-SF ในแต่ละอัตราส่วน Ca/Si ตาม ระยะเวลาบ่มต่างๆที่เปรียบเทียบกับค่ากำลังอัดที่ระยะเวลา 7 วันดังภาพ 53 แสดงให้เห็นถึง ความสามารถในการเพิ่มกำลังอัดของเพสต์ที่เพิ่มขึ้นตามระยะเวลาบ่มโดยที่ระยะเวลาบ่ม 28 วัน เพสต์ Ca/Si -1.25, 1.55 และ 1.85 มีอัตราการเพิ่มขึ้นในปริมาณที่สูงเท่ากับ 124.7%, 112.9% และ 78.9% ตามลำดับในขณะเพสต์ Ca/Si -0.95 และ 0.65 มีอัตราการเพิ่มขึ้นที่ค่อนข้างต่ำเท่ากับ
32.6% และ 11.37% ตามลำดับ เมื่อระยะเวลาบ่มเพิ่มเป็น 91 วัน เพสต์ Ca/Si 1.55, 1.85 มีการ
เพิ่มกำลังอัดอย่างต่อเนื่องส่งผลให้อัตราการเพิ่มกำลังอัดของเพสต์ Ca/Si 1.55 มีค่าสูงสุดเท่ากับ
164.4% ในขณะที่เพสต์ Ca/Si -0.95 และ 0.65 มีอัตราการเพิ่มกำลังอัดค่อนข้างต่ำที่ระยะเวลาบ่ม
91 เท่ากับ 46.2% และ 33.2% ตามลำดับ

4.2.2 ผลการทดสอบค่าการไหลของมอร์ตาร์ CCR-SF

Mix	CCR	SF	Cement	Sand	Water	SP	Flow
	(kg/m ³)	(kg/m ³)	(kg/m³)	(kg/m ³)	(kg/m ³)	(kg/m ³)	(%)
OPC		-	500	1375	330	-	109
Ca/Si -1.85	<mark>32</mark> 5	175	20	1375	330	31.55	108
Ca/Si -1.55	300	200		1375	330	40.65	109
Ca/Si -1. <mark>2</mark> 5	275	225		1375	33 <mark>0</mark>	45.00	108
Ca/Si -0. <mark>9</mark> 5	240	260		1375	330	<mark>4</mark> 1.90	112
Ca/Si -0.65	190	310	- 6	1375	330	<mark>4</mark> 3.35	109

ตาราง 23 ผลการทดสอบหาค่าการไหลของมอร์ตาร์ CCR-SF แต่ละส่วนผสม

จากผลการทดสอบการไหลของมอร์ตาร์ควบคุม (M-OPC) และมอร์ตาร์ CCR-SF ในตาราง 23 ตามมาตรฐาน ASTM-C230 พบว่ามอร์ตาร์ซีเมนต์ OPC มีค่าการไหลตามมาตรฐานด้วยอัตราส่วน น้ำต่อปริมาณซีเมนต์ (w/c) เท่ากับ 0.68 โดยไม่ใช้สารลดน้ำ (Superplasticizer, SP) ในขณะที่มอร์ ตาร์ CCR-SF ใช้อัตราส่วนน้ำต่อวัสดุเชื่อมประสานเท่ากับ 0.68 โดยมีการใช้สารลดน้ำ (Superplasticizer, SP) เพิ่มค่าการไหลอยู่ในช่วง 6.31 – 9.00 % โดยน้ำหนักของวัสดุเชื่อมประสาน

Mortar	Compressive strength in various curing period (MPa)						
mixtures	7 Days	14 Days	28 Days	56 Days	91 Days		
OPC	13.48	16.80	21.72	21.88	21.69		
Ca/Si -1.85	8.87	11.02	13.37	13.66	13.64		
Ca/Si -1.55	8.77	13.46	17.40	17.71	19.12		
Ca/Si -1.25	9.37	10.89	11.77	12.56	12.78		
Ca/Si -0.95	7.91	8.64	10.39	11.04	11.32		
Ca/Si -0.65	4.48	4.80	6.11	6.49	7.71		

4.2.3 กำลังอัดของมอร์ตาร์กากแคลเซียมคาร์ไบด์-ซิลิกาฟูม (CCR-SF mortar)

ตาราง 24 แสดงค่ากำลังอัดของมอร์ตาร์ CCR-SF ที่ระยะเวลาบ่มต่างๆ



ภาพ 54 ผลทดสอบกำลังอัดของมอร์ตาร์ CCR-SF ที่อัตราส่วน CaO/SiO₂ เท่ากับ 1.85, 1.55, 1.25, 0.95, 0.65 ที่ระยะเวลาบ่ม 7, 14, 28, 56 และ 91 วัน



ภาพ 55 อัตราการเพิ่มกำลังอัดของมอร์ตาร์ CCR-SF แต่ละอัตราส่วน Ca/Si ตามระยะเวลาบ่มที่ เปรียบเทียบกับระยะเวลาบ่ม 7 วัน

ภาพ 54 แสดงผลกำลังอัดของมอร์ตาร์ทั่วไปที่มีส่วนผสมจากซีเมนต์ปอร์ตแลนด์ (OPC) ซึ่ง เป็นตัวอย่างควบคุม (Control mortar) เพื่อเป็นการเปรียบเทียบกับมอร์ตาร์ CCR-SF ทั้ง 5 ส่วนผสม พบว่ามอร์ตาร์ควบคุมมีกำลังอัดสูงกว่ามอร์ตาร์ CCR-SF ทุกระยะเวลาบ่ม โดยที่มอร์ตาร์ควบคุมและ มอร์ตาร์ CCR-SF มีแนวโน้มการพัฒนากำลังอัดเพิ่มสูงขึ้นตามระยะเวลาบ่ม โดยที่ระยะเวลาบ่ม 7 วัน มอร์ตาร์ CCR-SF ที่มีกำลังอัดสูงสุดคืออัตราส่วน Ca/Si -1.25 โดยมีค่ากำลังอัดเท่ากับ 9.37 MPa คิดเป็น 69.52% ของมอร์ตาร์ควบคุม ในขณะที่มอร์ตาร์ CCR-SF ที่มีกำลังอัดสูงสุดที่ระยะเวลาบ่ม 14, 28, 56 และ 91 วัน คือมอร์ตาร์ Ca/Si -1.55 มีค่ากำลังอัดเท่ากับ 13.46 MPa, 17.40 MPa, 17.71 MPa และ 19.12 MPa ตามลำดับ หรือเท่ากับ 80.10%, 80.11%, 80.94% และ 87.37% ของมอร์ตาร์ควบคุม

อัตราการเพิ่มกำลังอัดของมอร์ตาร์ CCR-SF ในแต่ละอัตราส่วน Ca/Si ตามระยะเวลาบ่ม ต่างๆที่เปรียบเทียบกับค่ากำลังอัดที่ระยะเวลา 7 วันดังแสดงในภาพ 55 มอร์ตาร์ CCR-SF แต่ละ อัตราส่วนมีอัตราการเพิ่มกำลังอัดในระยะเวลาบ่ม 28 วันเพิ่มขึ้นชัดเจน หลังจากนั้นอัตราการเพิ่ม กำลังอัดค่อนข้างคงที่ไปจนถึงระยะเวลาบ่ม 91 วัน ซึ่งแนวโน้มของอัตราการเพิ่มกำลังอัดของมอร์ตาร์ CCR-SF มีลักษณะเดียวกันกับมอร์ตาร์ OPC หรือมอร์ตาร์ควบคุม นอกจากนี้มอร์ตาร์ CCR-SF ที่มี อัตราส่วน Ca/Si -1.55 แสดงอัตราการเพิ่มกำลังอัดที่สูงกว่ามอร์ตาร์ควบคุมในทุกระยะเวลาบ่ม โดย เฉพาะที่ระยะเวลาบ่ม 91 วัน มอร์ตาร์ CCR-SF แสดงอัตราการเพิ่มกำลังอัดสูงถึง 117.9% ในขณะที่ อัตราการเพิ่มกำลังอัดของมอร์ตาร์ควบคุมมีค่าเท่ากับ 60.95% ซึ่งบ่งชี้ถึงความสามารถในการพัฒนา กำลังอัดของมอร์ตาร์ CCR-SF ที่อัตราส่วน Ca/Si -1.55

4.3 การทดสอบ TGA ของเพสต์ CCR-SF

Gallucci [34] ได้รายงานกราฟ TGA ที่มีการสูญเสียน้ำหนักของผลิตภัณฑ์ที่เกิดจาก ปฏิกิริยาไฮเดรชันในซีเมนต์เพสต์ (cement paste) ในแต่ละช่วงอุณหภูมิดังนี้

- ในช่วงอุณหภูมิ 80 – 420 ℃ เป็นการสูญเสียน้ำหนักที่เกิดจากการ dehydration ของ ผลิตภัณฑ์แคลเซียมซิลิเกตไฮเดรต (CSH) รวมถึงเฟสของ ettringite (Aft) และ monosulfate (AFm)

- ในช่วงอุณหภูมิ 420 – 550 ℃ เป็นการสูญเสียน้ำหนักที่เกิดจากการ dehydration ของ แคลเซียมไฮดรอกไซด์ (Ca(OH)₂)

- การสูญเสียน้ำหนักที่เกิดจากการ decabonation ของแคลไซต์ (CaCO₃) จะอยู่ในช่วง
 อุณหภูมิ 600 – 780 °C

ภาพ 56 แสดงกราฟ TGA ของเพสต์ CCR-SF ในแต่ละอัตราส่วน Ca/Si ที่ระยะเวลาบ่ม 56 วัน ที่มีการสูญเสียน้ำหนักของผลิตภัณฑ์ในแต่ละช่วงอุณหภูมิโดยที่การสูญเสียน้ำหนักในช่วง อุณหภูมิ 70-120 °C เกิดจากการะเหยของน้ำภายในตัวอย่าง โดยเฉพาะเพสต์ Ca/Si -1.85 [35, 36] ในขณะที่เพสต์ Ca/Si -1.55 มีการสูญเสียน้ำหนักในช่วงอุณหภูมิ 120-400 °C มากที่สุดจากการ สังเกตความชันของเส้นการสูญเสียน้ำหนักซึ่งเป็นอุณหภูมิที่เกี่ยวข้องกับการสลายตัวของผลิตภัณฑ์ แคลเซียมซิลิเกตไฮเดรตจากปฏิกิริยาไฮเดรชัน จากนั้นตัวอย่างเพสต์ CCR-SF แต่ละอัตราส่วน Ca/Si มีการสูญเสียน้ำหนักค่อนข้างชัดเจนในช่วงอุณหภูมิ 650-800 °C ซึ่งเกิดจากการสลายตัวของแคลไซต์ (CaCO₃) [34, 36, 37]

ปริมาณการสูญเสียน้ำหนักที่เกิดขึ้นจากการสลายตัวของแคลเซียมซิลิเกตไฮเดรตในช่วง อุณหภูมิ 120-400 ℃ ถูกนำมาแสดงในภาพ 57 เพื่อบ่งชี้ถึงปริมาณแคลเซียมซิลิเกตไฮเดรตในเพสต์ CCR-SF แต่ละอัตราส่วน Ca/Si ที่ระยะเวลาบ่ม 56 วัน จะเห็นว่าเพสต์ Ca/Si -1.55 มีปริมาณ แคลเซียมซิลิเกตไฮเดรต (CSH) สูงสุด นอกจากนี้เมื่อนำผลกำลังอัดของเพสต์ CCR-SF แต่ละ อัตราส่วน Ca/Si ที่ระยะเวลาบ่ม 56 วัน มาแสดงคู่กับปริมาณแคลเซียมซิลิเกตไฮเดรต (CSH) ดังภาพ 57 พบว่าปริมาณแคลเซียมซิลิเกตไฮเดรตในเพสต์ CCR-SF แต่ละอัตราส่วน Ca/Si มีแนวโน้มไปใน ทิศทางเดียวกันกับค่ากำลังอัดของเพสต์



ภาพ 56 ก<mark>ารสูญเสียน้ำหนักของเพสต์ CCR-SF แต่</mark>ละอัตราส่วน Ca/Si <mark>ที่ร</mark>ะย<mark>ะเ</mark>วลาบ่ม 56 วัน



ภาพ 57 แสดงปริมาณแคลเซียมซิลิเกตไฮเดรตจากการสลายมวลจากผล TGA และค่ากำลังอัดของ เพสต์ CCR-SF แต่ละอัตราส่วน Ca/Si ที่ระยะเวลาบ่ม 56 วัน



ภาพ 58 แสดงผล DTG ของเพสต์ Ca/Si เท่ากับ 1.85, 1.55, 1.25, 0.95 และ 0.65 ที่ระยะเวลา 56 วัน

นอกจากนี้เมื่อพิจารณากราฟ DTG ดังภาพ 58 แสดงอัตราการสูญเสียน้ำหนักในแต่ละช่วง อุณหภูมิของเพสต์ CCR-SF ที่อัตราส่วน Ca/Si ต่างๆที่ระยะเวลาบุ่ม 56 วัน พบว่าพีคช่วงอุณหภูมิ 50-100 ℃ เป็นพีคที่เกิดจากอัตราการสูญเสียน้ำหนักของน้ำภายในตัวอย่าง [35, 38] ในขณะพีคที่ เกิดจากอัตราการสูญเสียน้ำหนักของแคลเซียมซิลิเกตไฮเดรต (C-S-H) อยู่ที่อุณหภูมิ 124.5 ℃ ใน ลักษณะพีคที่ค่อนข้างกว้างไปจนถึงอุณหภูมิ 400 ℃ สอดคล้องกับงานวิจัยก่อนหน้า [39-43] และพีค ที่เกิดจากอัตราการสูญเสียน้ำหนักของแคลไซต์ในช่วงอุณหภูมิ 700 -780 ℃ [40]

จากการสังเกตพบว่าเพสต์ CCR-SF ในแต่ละอัตราส่วน Ca/Si มีลักษณะคล้ายกันในทุก อัตราส่วน Ca/Si คือไม่ปรากฏพีคที่เกิดจากอัตราการสูญเสียน้ำหนักของแคลเซียมไฮดรอกไซด์ (Ca(OH)₂) ในช่วงอุณหภูมิ 400-500 °C [40] เนื่องจากถูกบริโภคเพื่อเกิดปฏิกิริยาปอซโซลานิกก่อตัว เป็นผลิตภัณฑ์แคลเซียมซิลิเกตไฮเดรต (C-S-H) [43] โดยที่ Ca/Si -1.55 แสดงพีคของแคลเซียมซิลิ เกตไฮเดรตที่อุณหภูมิ 124.5 °C โดยมีความเข้มสูงสุดสอดคล้องกับปริมาณแคลเซียมซิลิเกตไฮเดรต (C-S-H) ในภาพ 57 ในขณะเพสต์ Ca/Si -1.85 มีการแสดงพีคที่เกิดขึ้นจากการสูญเสียน้ำเป็นหลักที่ ตำแหน่งอุณหภูมิ 86 °C เนื่องจากน้ำในตัวอย่างและน้ำที่ปล่อยออกมาจากการเกิดปฏิริยาคาร์บอเน ชันของแคลเซียมไฮดรอกไซด์ (Ca(OH)₂) ดังสมการ (6) [44, 45]

$$Ca(OH)_2 + CO_2 \rightarrow CaCO_3 + H_2O$$
(6)

นอกจากนี้ตำแหน่งพีคของอัตราการสูญเสียน้ำหนักจากการเกิดปฏิกิริยาดีคาร์บอเนชัน (decarbonation) ของแคลไซต์ที่อุณหภูมิ 780 ℃ บ่งชี้ถึงปริมาณและ degree of crystallised ของ แคลไซต์ [46, 47]





ภาพ 59 รูปแบบ XRD ของเพสต์ Ca/Si -1.85 ที่ระยะเวลาบ่ม 7, 14, 28, 56 และ 91 วัน

ผลการทดสอบ XRD ของเพสต์ Ca/Si -1.85 ในภาพ 59 แสดงพีคของแคลไซต์ (CaCO₃) เป็นพีคหลัก โดยที่ไม่พบพีคของพอร์ตแลนไดต์ (Ca(OH)₂) ที่บริเวณ 20 เท่ากับ 18° และส่วนเนิน โค้งอสัณฐาน (Amorphous hump) ของซิลิกาฟูมในช่วงบริเวณ 20 เท่ากับ 22.5° ในทุกระยะเวลา บ่ม เป็นไปได้ว่าการหายไปของเฟสหลักอย่างพอร์ตแลนไดต์ (Ca(OH)₂) เกิดจากการถูกบริโภคเพื่อทำ ปฏิกิริยาปอซโซลานิกกับเฟสอสัณฐานของซิลิกา (Amorphous SiO₂) เกิดผลิตภัณฑ์เชื่อมประสานที่ คล้ายกับปฏิกิริยาไฮเดรชันที่มีพีคหลักอยู่ในช่วง 2**0** เท่ากับ 29-30° (ICDD 00-033-0306) ซึ่งตรงกับ ตำแหน่งของพีคแคลไซต์ที่มีความเข้มสูง นอกจากนี้มีข้อสังเกตของพีคแคลไซต์ในช่วงระยะเวลาบ่ม 91 วัน ที่มีความเข้มสูงขึ้นเนื่องจากแคลเซียมไฮดรอกไซด์บางส่วนเกิดปฏิกิริยาคาร์บอเนชัน (carbonation) จะสังเกตเห็นได้ดังภาพ 60 เมื่อเปรียบเทียบความเข้มของพีคแคลไซต์จากรูปแบบ XRD ของเพสต์ Ca/Si -1.85 ในระยะเวลาช่วงต้นกับช่วงปลายที่มีการเพิ่มความเข้มของพีคแคลไซต์



ภาพ 60 รูปแบบ XRD ของเพสต์ Ca/Si -1.55 ที่ระยะเวลาบ่ม 7, 14, 28, 56 และ 91 วัน

ภาพ 60 แสดงผลการทดสอบ XRD ของเพสต์ Ca/Si -1.55 พบเฟสแคลไซต์จากกาก แคลเซียมคาร์ไบด์เป็นพีคหลักและมีพีคของควอตซ์จากซิลิกาฟูมเนื่องจากเมื่อลดอัตราส่วน Ca/Si ต่ำลงทำให้ปริมาณซิลิกาฟูม (SF) เพิ่มมากขึ้น นอกจากนี้รูปแบบ XRD ของเพสต์ Ca/Si -1.55 ไม่พบ พีคพอร์ตแลนด์ไดต์ในทำนองเดียวกันกับรูปแบบ XRD ของเพสต์ Ca/Si -1.85 แต่ในเพสต์ Ca/Si -1.55 ไม่แสดงถึงการเพิ่มความเข้ม (Intensity) ของเฟสแคลไซต์เมื่อระยะเวลาบ่มเพิ่มมากขึ้น เป็นไป ได้ว่าในเพสต์ Ca/Si -1.55 มีปริมาณแคลเซียมออกไซด์ (CaO) ที่เหมาะสมกับปริมาณของซิลิกา (SiO₂) ในการเกิดปฏิกิริยาเป็นผลิตภัณฑ์วัสดุเชื่อมประสาน (Cementitious materials) ในสภาวะ อุณหภูมิห้องเนื่องจากไม่ปรากฏการเกิดปฏิกิริยาคาร์บอเนชันที่เกิดจากการมีปริมาณแคลเซียม ออกไซด์มากเกินในเพสต์ Ca/Si -1.55





ภาพ 61 รูปแบบ XRD ของเพสต์ Ca/Si -1.25 ที่ระยะเวลาบ่ม 7, 14, 28, 56 และ 91 วัน

ภาพ 61 แสดงรูปแบบ XRD ของเพสต์ Ca/Si -1.25 ที่ระยะเวลาบ่ม 7, 14, 28, 56 และ 91 วัน ซึ่งในแต่ละระยะเวลาบ่มมีเฟสหลักเป็นพีคแคลไซต์จากกากแคลเซียมคาร์ไบด์และพีคของ ควอตซ์จากซิลิกาฟูม โดยพีคของควอตซ์มีการเพิ่มความเข้มสูงขึ้นเมื่อเปรียบเทียบกับเพสต์ Ca/Si -1.85 และ 1.55 เนื่องจากการลดอัตราส่วน Ca/Si -1.25 ต่ำลงส่งผลให้ปริมาณซิลิกาฟูมมากขึ้น ซึ่ง สามารถพบข้อสังเกตความชัดเจนของเฟสควอตซ์และโค้งอสัณฐาน (Amorphous hump) ในซิลิกา ฟูมจากการลดอัตราส่วน Ca/Si ได้ชัดเจนขึ้นในรูปแบบ XRD ของเพสต์ Ca/Si -0.95 และเพสต์ Ca/Si -0.65 ดังภาพ 62 และ 63 ตามลำดับ



ภาพ 62 รูปแบบ XRD ของเพสต์ Ca/Si -0.95 ที่ระยะเวลาบ่ม 7, 14, 28, 56 และ 91 วัน



ภาพ 63 รูปแบบ XRD ของเพสต์ Ca/Si -0.65 ที่ระยะเวลาบ่ม 7, 14, 28, 56 และ 91 วัน



ภาพ 64 แสดงภาพ SEM ของเพสต์ CCR-SF ที่อัตราส่วน Ca/Si -1.85 ที่ระยะเวลาบ่ม 7 วันด้วย (a) กำลังขยาย 1,000x (b) กำลังขยาย 5,000x , ระยะเวลาบ่ม 28 วันด้วย (c) กำลังขยาย 1,000x (d) กำลังขยาย 5,000x , ระยะเวลาบ่ม 56 วันด้วย (e) กำลังขยาย 1,000x และ (f) กำลังขยาย 5,000x
ภาพ 64(a) แสดง SEM ของเพสต์ CCR-SF ที่อัตราส่วน Ca/Si -1.85 ที่ระยะเวลาบ่ม 7 วัน ด้วยกำลังขยาย 1,000x ในลักษณะกลุ่มอนุภาคที่ประกอบด้วยพื้นผิวคล้ายกับวัสดุกาก แคลเซียมคาร์ไบด์ เมื่อดูในบริเวณ A1.1 ในภาพ 64(b) ด้วยกำลังขยาย 5,000x จะพบว่าบนพื้นผิว ของเพสต์ Ca/Si -1.85 ที่ระยะเวลาบ่ม 7 วันมีลักษณะของผลิตภัณฑ์ก่อตัวเป็นชั้นเส้นใยบนผิว อนุภาค ที่ระยะเวลาบ่ม 28 วันพบว่าเพสต์ Ca/Si -1.85 ที่กำลังขยาย 1,000x ในภาพ 64(c) มี ้ลักษณะที่มีความแตกต่างจากระยะเวลาบุ่ม 7 วันเพียงเล็กน้อยในภาพรวมแต่ในภาพ 64(d) ที่ กำลังขยาย 5.000x จะพบโครงสร้างของผลิตภัณฑ์เชื่อมประสานแคลเซียมซิลิเกตไฮเดรต (C-S-H) และโครงสร้างของอนุภาคที่เป็นแคลไซต์ (CaCO3) ที่เกิดจากปฏิกิริยา carbonation ของแคลเซียมไฮ ดรอกไซด์ (CH) บางส่วนในเพสต์ Ca/Si -1.85 [25] นอกจากนี้ภาพ 64(e) แสดงอนุภาคของแคลไซต์ ในบางพื้นที่โดยมีผล EDS ในพื้นที<mark>่ A1.4</mark> ที่ประกอบด้วยน้ำหนักอะตอมของ Ca สูงถึง 91.6% และยัง พบอนุภาคของซิลิกาฟ<mark>ูมส่วนน้อ</mark>ยถูกล้อมรอบด้วยอนุภาคข<mark>นาดเล็กเมื่อดู</mark>ผล EDS ในพื้นที่ A1.5 ที่ ้ประกอบไปด้วยน้ำหนักอะตอมของ Si และ Ca เท่ากับ 60.0<mark>% แ</mark>ละ 37<mark>.8</mark>% ตามลำดับ คิดเป็น ้อัตราส่วน Ca/Si เท่<mark>ากั</mark>บ 0.63 ซึ่งต่ำกว<mark>่าอัตราส่วนของแคลเซียม</mark>ซิลิเกต<mark>ไฮเ</mark>ดรต (C-S-H) ที่มีอัตราส่วน Ca/Si อยู่ใ<mark>น</mark>ช่วง 0.8 – 2.25 [48] ในขณ<mark>ะที่ภาพ 64(f</mark>) ยังแสดงให้เห็นโครงสร้างของผลิตภัณฑ์เชื่อม ้ประสานที่มีลักษ<mark>ณะ</mark>เป็นเส้นใยจำนวนมากร<mark>ะหว่างอนุ</mark>ภาคและบริเวณพื้น<mark>ผิวท</mark>ี่มีความหนามากขึ้นเมื่อ เปรียบเทียบกับพื้นผิวที่ระยะเวลาบ่ม 7 วัน



ภาพ 65 แสดงภาพ SEM ของเพสต์ CCR-SF ที่อัตราส่วน Ca/Si -1.55 ที่ระยะเวลาบ่ม 7 วันด้วย (a) กำลังขยาย 1,000x (b) กำลังขยาย 5,000x , ระยะเวลาบ่ม 28 วันด้วย (c) กำลังขยาย 1,000x (d) กำลังขยาย 5,000x , ระยะเวลาบ่ม 56 วันด้วย (e) กำลังขยาย 1,000x และ (f) กำลังขยาย 5,000x

ภาพ 65(a) แสดงภาพ SEM เพสต์ CCR-SF ที่อัตราส่วน Ca/Si -1.55 ที่ระยะเวลาบุ่ม 7 วัน ซึ่งประกอบด้วยกลุ่มอนุภาคคล้ายกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (CCR) แต่ในพื้นที่ A2.1 พบโครงสร้างเส้นใย (Needle-like products) [49] ของแคลเซียมซิลิเกตไฮเดรต (C-S-H) ในลักษณะของเส้นใยที่เริ่มก่อ ตัวบนผิวอนุภาคและระหว่างช่องว่างที่สังเกตได้ด้วยกำลังขยาย 5,000x ดังภาพ 65(b) หลังจากนั้น เมื่อระยะเวลาบุ่ม 28 วัน เพสต์ CCR-SF ที่อัตราส่วน Ca/Si -1.55 แสดงผลิตภัณฑ์เชื่อมประสานที่ สังเกตได้ในลักษณะพื้นผิวที่ค่อนข้างทีบในภาพ 65(c) เมื่อเพิ่มกำลังขยายเป็น 5,000x ดังภาพ 65(d) จะสังเกตได้ในลักษณะพื้นผิวที่ค่อนข้างหนาแน่น จากนั้นที่ระยะเวลา 56 วัน (ภาพ 65(e)) CCR-SF ที่ อัตราส่วน Ca/Si -1.55 แสดงอนุภาคลักษณะคล้ายซิลิกาฟูมถูกล้อมรอบด้วยกลุ่มอนุภาคของ CCR ซึ่งยืนยันด้วยผลการทดสอบ EDS ในพื้นที่ A2.3 ที่มีน้ำหนักอะตอมสูงถึง 90.3% จากนั้นเมื่อเพิ่ม กำลังขยายเป็น 5000x ดังภาพ 65(f) จะพบว่าพื้นผิวของเพสต์ CCR-SF ที่อัตราส่วน Ca/Si -1.55 มี ชั้นโครงสร้างของแข็งที่ก่อตัวให้เห็นอย่างชัดเจนและเมื่อสังเกตอัตราส่วนน้ำหนักอะตอมจากผล EDS จะพบว่าพื้นที่ A2.4 มีอัตราส่วนน้ำหนักอะตอม Ca/Si เท่ากับ 1.02 ซึ่งเป็นอัตราส่วนน้ำหนักอะตอม Ca/Si ที่บ่งชี้ถึงการก่อตัวของแคลเซียมซิลิเกตไฮเดรต [48, 50]





ภาพ 66 แสดงภาพ SEM ของเพสต์ CCR-SF ที่อัตราส่วน Ca/Si -1.25 ที่ระยะเวลาบ่ม 7 วันด้วย (a) กำลังขยาย 1,000x (b) กำลังขยาย 5,000x , ระยะเวลาบ่ม 28 วันด้วย (c) กำลังขยาย 1,000x (d) กำลังขยาย 5,000x , ระยะเวลาบ่ม 56 วันด้วย (e) กำลังขยาย 1,000x และ (f) กำลังขยาย 5,000x

ภาพ 66(a) แสดงภาพ SEM ของเพสต์ CCR-SF ที่อัตราส่วน Ca/Si -1.25 ที่ระยะเวลาบ่ม 7 วัน ซึ่งประกอบด้วยอนุภาคของซิลิกาฟูมที่ถูกล้อมด้วยอนุภาคที่ขนาดเล็กกว่าในลักษณะคล้ายกาก แคลเซียมคาร์ไบด์ (CCR) เมื่อเพิ่มกำลังขยายเป็น 5,000x ในบริเวณพื้นที่ A3.1 พบโครงสร้าง แคลเซียมซิลิเกตไฮเดรตเริ่มก่อตัวขึ้นบนผิวของอนุภาคดังภาพ 66(b) จากนั้นเมื่อเพิ่มระยะเวลาบ่ม เป็น 28 วัน ที่กำลังขยาย 1,000x ดังภาพ 66(c) ที่แสดงอนุภาคของซิลิกาฟูม (SF) ฝังอยู่บนพื้นผิว ของเพสต์ Ca/Si -1.25 เมื่อเพิ่มกำลังขยายบริเวณพื้นที่ A3.2 เป็น 5,000x ดังภาพ 66(d) สังเกตเห็น โครงสร้างเส้นใยขนาดเล็กของแคลเซียมซิลิเกตไฮเดรต (C-S-H) ระหว่างกลุ่มก้อนอนุภาค หลังจาก ระยะเวลาบ่ม 56 วัน เพสต์ Ca/Si -1.25 มีอนุภาคของซิลิกาฟูม (SF) ที่ยืนยันด้วยผลทดสอบ EDS ใน พื้นที่ A3.3 ที่มีน้ำหนักอะตอมของ Si เท่ากับ 61.4% เมื่อทำการเพิ่มกำลังขยายในบริเวณพื้นที่ A3.4 ดังภาพ 66(f) ที่แสดงชั้นโครงสร้างของแข็งที่ก่อตัวบนพื้นผิวของอนุภาคซิลิกาฟูมในลักษณะคล้ายกัน กับ เพสต์ Ca/Si -1.55 เมื่อพิจารณาร่วมกับผล EDS ในพื้นที่ A3.4 พบว่าอัตราส่วนน้ำหนักของ Ca/Si เท่ากับ 1.31 ซึ่งบ่งชี้ถึงผลิตภัณฑ์เชื่อมประสานแคลเซียมซิลิเกตไฮเดรต (C-S-H) [48, 50]





ภาพ 67 แสดงภาพ SEM ของเพสต์ CCR-SF ที่อัตราส่วน Ca/Si -0.95 ที่ระยะเวลาบ่ม 7 วันด้วย (a) กำลังขยาย 1,000x (b) กำลังขยาย 5,000x , ระยะเวลาบ่ม 28 วันด้วย (c) กำลังขยาย 1,000x (d) กำลังขยาย 5,000x , ระยะเวลาบ่ม 56 วันด้วย (e) กำลังขยาย 1,000x และ (f) กำลังขยาย 5,000x

จากภาพ 67(a) แสดงให้เห็นเพสต์ CCR-SF ที่อัตราส่วน Ca/Si -0.95 ที่ระยะเวลาบุ่ม 7 วัน มีกากแคลเซียมคาร์ไบด์ (CCR) ล้อมรอบอนุภาคของซิลิกาฟูม (SF) เมื่อเพิ่มกำลังขยายบริเวณพื้นที่ A4.1 เป็น 5,000x ดังภาพ 67(b) จะแสดงให้เห็นว่าบริเวณผิวของอนุภาคซิลิกาฟูม (SF) มีโครงสร้าง ของผลิตภัณฑ์เชื่อมประสานเพียงเล็กน้อย เมื่อเพิ่มระยะเวลาบุ่มเป็น 28 วันดังภาพ 67(c) ที่ กำลังขยาย 1,000x เพสต์ Ca/Si -0.95 มีองค์ประกอบหลักเป็นอนุภาคของซิลิกาฟูมเมื่อเพิ่ม กำลังขยายในบริเวณ A4.2 เป็น 5,000x จะพบโครงสร้างของแคลเซียมซิลิเกตไฮเดรตที่อยู่ระหว่าง ก้อนอนุภาคดังภาพ 67(d) หลังจากระยะเวลาบุ่ม 56 วัน แสดงอนุภาคของซิลิกาฟูมที่ฝังตัวอยู่ใน พื้นผิวของเพสต์ Ca/Si -0.95 ดังภาพ 67(e) ซึ่งยืนยันด้วยผล EDS ในพื้นที่ A4.3 และ A4.4 ที่มี น้ำหนักอะตอมของ Si สูงถึง 75.7% และ 90.1% ตามลำดับ เมื่อเพิ่มกำลังขยายเป็น 5,000x ดังภาพ 67(f) จะพบว่าอนุภาคซิลิกาฟูม (SF) ขนาดใหญ่ประกอบไปด้วยอนุภาคซิลิกาฟูม (SF) ขนาดเล็ก จำนวนมากซึ่งเป็นคุณสมบัติของซิลิกาฟูมควบแน่น (Condensed silica fume) การที่อนุภาคของซิลิ กาฟูม (SF) บางส่วนในเพสต์ Ca/Si -0.95 อยู่ในสภาพค่อนข้างสมบูรณ์บ่งชี้ถึงปริมาณซิลิกาฟูม (SF) ที่ไม่ได้ถูกบริโภคเพื่อเกิดปฏิกิริยาสอดคล้องกับรูปแบบ XRD ของเพสต์ที่มีการลดอัตราส่วน Ca/Si ทำ ให้มีการเพิ่มปริมาณซิลิกาฟูม (SF) มากขึ้น





ภาพ 68 แสดงภาพ SEM ของเพสต์ CCR-SF ที่อัตราส่วน Ca/Si -0.65 ที่ระยะเวลาบ่ม 7 วันด้วย (a) กำลังขยาย 1,000x (b) กำลังขยาย 5,000x , ระยะเวลาบ่ม 28 วันด้วย (c) กำลังขยาย 1,000x d) กำลังขยาย 5,000x , ระยะเวลาบ่ม 56 วันด้วย (e) กำลังขยาย 1,000x และ (f) กำลังขยาย 5,000x

จากภาพ 68(a) แสดงภาพ SEM ของเพสต์ CCR-SF ที่อัตราส่วน Ca/Si -0.65 ที่ระยะเวลา 7 วัน มีอนุภาคของ CCR และ SF เมื่อเพิ่มกำลังขยายในบริเวณพื้นที่ A5.1 เป็น 5,000x ดังภาพ 68(b) พบอนุภาคของซิลิกาฟูม (SF) ขนาดเล็กจำนวนมากและพื้นผิวมีผลิตภัณฑ์เชื่อมประสานเป็น เส้นใย จากนั้นเมื่อเพิ่มระยะเวลาบ่มเป็น 28 วัน พื้นผิวของเพสต์ Ca/Si -0.65 จะพบสังเกตอนุภาคซิ ลิกาฟูมได้ค่อนข้างชัดเจนในหลายบริเวณดังภาพ 68(c) ในส่วนบริเวณ A5.2 ที่เพิ่มกำลังขยายเป็น 5,000x ดังภาพ 68(d) ที่แสดงให้เห็นถึงบริเวณโดยรอบของอนุภาคซิลิกาฟูมขนาดใหญ่ที่ประกอบด้วย อนุภาคซิลิกาฟูมขนาดเล็กและช่องว่างและผลิตภัณฑ์เชื่อมประสานแคลเซียมซิลิเกตไฮเดรต (C-S-H) ระหว่างก้อนอนุภาค หลังจากระยะเวลาบ่ม 56 วัน เพสต์ Ca/Si -0.65 ในภาพ 68(e) พบอนุภาคของ ซิลิกาฟูมชัดเจนโดยผล EDS มีน้ำหนักอะตอมของ Si สูงถึง 83.5% และ 76.3% ในพื้นที่ A5.3 และ A5.4 ตามลำดับ นอกจากนี้เมื่อเพิ่มกำลังขยายบริเวณพื้นที่ A5.3 เป็น 5,000x ดังภาพ 68(f) พบว่าซิ ลิกาฟูม (SF) ขนาดเล็กเกาะกลุ่มเป็นก้อนอยู่ในสภาพค่อนข้างสมบูรณ์ในลักษณะเดียวกันกับเพสต์ Ca/Si -0.95

4.6 Unconfined compressive strength ของดินเหนียวอ่อนกรุงเทพที่ปรับปรุงด้วยวัสดุเชื่อม ประสาน

ตาราง 25 แสดงค่ากำลังอัดของดินแต่ละส่วนผสมที่ระยะเวลาบุ่ม 7 วัน, 14 วัน, 28 วัน, 56 วันและ 91 วัน

Soil-binder	Unconfined compressive strength in various curing period (kPa)				
mixtures	7 Days	14 Days	28 Days	56 Days	91 Days
C10	278.12	332.58	<u>357.</u> 49	426.76	473.25
S10	14.87	22.04	30.18	121.35	122.05
S15	32.44	41.05	54.36	148.49	188.07
S20	35.80	68.05	95.20	208.35	283.70
S25	72.41	72.43	105.46	242.76	261.58
S30	73.41	101.64	170.74	350.52	400.77

หมายเหตุ : C10 คือดินเหนียวอ่อนกรุงเทพที่ปรับปรุงด้วยซีเมนต์ในปริมาณ 10% ของน้ำหนักดินแห้ง

S10, S15, S20, S25, S30 คือดินเหนียวอ่อนกรุงเทพที่ปรับปรุงด้วยวัสดุเชื่อมประสาน CCR-SF ใน ปริมาณ 10%, 15%, 20%, 25% และ 30% ของน้ำหนักดินแห้ง ตามลำดับ



ภาพ 69 แสดงค่า unconfined compressive strength ของดินเหนียวอ่อนกรุงเทพที่ปรับปรุงวัสดุ เชื่อมประสาน CCR-SF และซีเมนต์ปอร์ตแลนด์

ภาพ 69 แสดงค่า unconfined compressive strength ของดินเหนียวอ่อนกรุงเทพที่ ปรับปรุงวัสดุเชื่อมประสาน โดย C10 คือดินเหนียวอ่อนที่ปรับปรุงด้วยซีเมนต์ปอร์ตแลนด์ในปริมาณ 10% ของน้ำหนักดินแห้งเพื่อใช้เป็นส่วนผสมอ้างอิง ในส่วนของ S10, S15, S20, S25 และ S30 เป็น ดินเหนียวอ่อนที่ปรับปรุงด้วยวัสดุเชื่อมประสาน CCR-SF ในปริมาณ 10%, 15%, 20%, 25% และ 30% ของน้ำหนักดินแห้งตามลำดับ ในส่วนของดินเหนียวที่ปรับปรุงด้วยซีเมนต์ปอร์ตแลนด์มีการ พัฒนากำลังอย่างรวดเร็วในช่วง 7 วันจากนั้นมีแนวโน้มการพัฒนากำลังที่ลดลง ในขณะที่ดินเหนียว ปรับปรุงด้วยวัสดุเชื่อมประสาน CCR-SF มีแนวโน้มการพัฒนากำลังอัดต่ำในช่วงต้นจากนั้นมีแนวโน้ม การพัฒนากำลังอัดที่สูงขึ้นหลังจากระยะเวลา 14 วัน โดยหลังจาก 28, 56 และ 91 วัน C10P มีการ เพิ่มกำลังอัดของดินขึ้นเป็น 31.19%, 56.61% และ 73.67% ตามลำดับเมื่อเทียบกับกำลังอัดของดิน C10P ที่ระยะเวลา 7 วัน ในส่วนกำลังอัดของดิน C30S ที่ระยะเวลา 28, 56 และ 91 วัน จากอัตราการ เพิ่มกำลังของดินขึ้นเป็น 31.19%, s6.61% และ 73.67% ตามลำดับเมื่อเทียบกับกำลังอัดของดิน C10P ที่ระยะเวลา 7 วัน ในส่วนกำลังอัดของดิน C30S ที่ระยะเวลา 28, 56 และ 91 วัน จากอัตราการ เพิ่มกำลังของดินบ่งชี้ความสามารถในการพัฒนากำลังอัดของดินที่ปรับปรุงด้วยวัสดุเชื่อมประสาน CCR-SF ที่อัตราส่วน Ca/Si -1.55 ที่สูงกว่ากำลังอัดของดินที่ปรับปรุงด้วยชีเมนต์ที่ระยะเวลาบ่มช่วง ปลาย นอกจากนี้ค่าโมดูลัสยึดหยุ่นซีแคนต์ (Secant modulus of elasticity, E50) มีแนวโน้ม เพิ่มขึ้นตามระยะเวลาบ่มที่เพิ่มขึ้น โดยโมดูลัสยึดหยุ่นซีแคนต์ (Secant modulus of elasticity, E50) ของ C10 มีการพัฒนาขึ้นอย่างรวดเร็วที่ระยะเวลาบ่ม 7 วัน ในขณะที่ตัวอย่าง S30 มีการ พัฒนาโมดูลัสยึดหยุ่นซีแคนต์ (Secant modulus of elasticity, E50) เพิ่มมากขึ้นอย่างชัดเจนที่ ระยะเวลา 28 วัน และโมดูลัสยึดหยุ่นซีแคนต์ (Secant modulus of elasticity, E50) ในตัวอย่าง ดินเหนียว S10, S15, S20 และ S25 มีการพัฒนาเพิ่มขึ้นในช่วงระยะเวลา 56 และ 91 วันดังภาพ 70 ซึ่งมีลักษณะการพัฒนาไปในทิศทางเดียวกับค่า unconfined compressive strength



ภาพ 70 แสดงการพัฒนาค่าโมดูลั<mark>สยึดหยุ่นซีแคนต์ (E₅₀) ของดินเหนียวอ่อนกรุงเทพที่ปรับปรุงด้วย วัสดุเชื่อมประสาน CCR-SF อัตราส่วน Ca/Si -1.55 และซีเมนต์ปอร์ตแลนด์ที่ระยะเวลาบ่ม 7, 14, 28, 56 และ 91 วัน</mark>

 กากแคลเซียมคาร์ไบด์ (CCR) ที่ได้จากกระบวนการผลิตก๊าซอะเซทิลีนมีองค์ประกอบหลัก เป็นแคลเซียมไฮดรอกไซด์ (Ca(OH)₂) และแคลเซียมคาร์บอเนต (CaCO₃) เมื่อใช้เป็นส่วนผสมร่วมกับ ซิลิกาฟูม (SF) ที่เป็นผลพลอยได้จากกระบวนการผลิตซิลิกอนคาร์ไบด์และเฟอร์โรซิลิกอนอัลลอยด์ โดยมีองค์ประกอบหลักเป็นซิลิกาที่มีเฟสอสัณฐาน (Amorphous phase) สูงถึง 81.0% สามารถทำ ปฏิกิริยาก่อตัวเป็นวัสดุเชื่อมประสานที่มีการพัฒนามากขึ้นตามระยะเวลาบ่มที่มากขึ้น ในส่วนของดิน เหนียวอ่อนกรุงเทพมีองค์ประกอบหลักเป็นควอทซ์ (Quartz) และแร่ดินเหนียวที่พบคืออิลไลต์ (Illite) และเกาลินไนท์ (Kaolinite)

 เพสต์ CCR-SF แต่ละอัตราส่วน Ca/Si แสดงการลดลงของปริมาณแคลเซียมไฮดรอกไซด์ จากการถูกบริโภคเพื่อเกิดปฏิริกิยาปอซโซลานิก (Pozzolanic reaction) เป็นแคลเซียมซิลิเกตไฮ เดรต (C-S-H) ด้วยรูปแบบอัตราการสูญเสียน้ำหนัก (DTG) และรูปแบบการเลี้ยวเบนของรังสีเอกซ์ (XRD) รวมถึงภาพ SEM ของเพสต์ CCR-SF แสดงการก่อตัวของ C-S-H ประกอบด้วยน้ำหนักอะตอม ของ Ca/Si ที่อยู่ในช่วง 0.83 – 2.25 บ่งชี้การก่อตัวของโครงสร้าง C-S-H นอกจากนี้เพสต์ CCR-SF อัตราส่วน Ca/Si เท่ากับ 1.55 มีปริมาณการสูญเสียน้ำหนักของแคลเซียมซิลิเกตไฮเดรตสูงสุด

ผลกำลังอัดของเพสต์และมอร์ตาร์ CCR-SF ที่อัตราส่วน Ca/Si -1.55 มีกำลังอัดสูงสุดที่
 ระยะเวลา 91 วัน โดยที่ค่ากำลังอัดของมอร์ตาร์ CCR-SF ที่มีอัตราส่วน Ca/Si -1.55 ให้กำลังอัดสูง
 คิดเป็นประมาณ 83.51% ของกำลังอัดมอร์ตาร์ควบคุมที่ใช้ปูนซี่เมนต์ปอร์ตแลนด์เป็นวัสดุเชื่อม
 ประสานและถูกเลืออกนำมาประยุกต์ใช้ปรับปรุงคุณภาพดินเหนียวอ่อนกรุงเทพ

 ดินเหนียวอ่อนกรุงเทพที่ปรับปรุงด้วยวัสดุเชื่อมประสาน CCR-SF อัตราส่วน Ca/Si -1.55 มีการพัฒนาค่ากำลังอัดมากขึ้นตามระยะเวลาบ่มและการเพิ่มขึ้นของปริมาณวัสดุเชื่อมประสาน โมดูลัสยืดหยุ่นซีแคนต์มีการเปลี่ยนแปลงแนวโน้มในลักษณะเดียวกันกับกำลังอัดของดินที่ถูกปรับปรุง

บรรณานุกรม

- 1. Soralump, S., Geotecnical Engineering Problems and tentative solutions in Thailand.
- ศรลัมพ์, ร.ด.ส., พฤติกรรมดินถล่มและการสำรวจดินถล่ม, หน่วยวิจัยดินถล่ม ศูนย์วิจัยและพัฒนาวิศวกรรมปฐพีและฐาน ราก. 2557.
- 3. Makusa, G.P., Soil stabilization methods and materials in engineering practice: State of the art review. 2013.
- 4. Horpibulsuk, S., R. Rachan, and A. Suddeepong, *Assessment of strength development in blended cement admixed Bangkok clay.* Construction and Building Materials, 2011. **25**(4): p. 1521-1531.
- 5. Horpibulsk, S., et al., *Strength development in cement admixed Bangkok clay: laboratory and field investigations.* Soils and Foundations, 2011. **51**(2): p. 239-251.
- 6. Jaturapitakkul, C. and B. Roongreung, *Cementing material from calcium carbide residue-rice husk ash.* Journal of Materials in Civil Engineering, 2003. **15**(5): p. 470-475.
- Rattanashotinunt, C., et al., Use of calcium carbide residue and bagasse ash mixtures as a new cementitious material in concrete. Materials & Design, 2013.
 46: p. 106-111.
- 8. Vichan, S., R. Rachan, and S. Horpibulsuk, *Strength and microstructure development in Bangkok clay stabilized with calcium carbide residue and biomass ash.* Science Asia, 2013. **39**(2): p. 186-193.
- 9. Dunstan, E. How does pozzolanic reaction make concrete green. in 2011 World of Coal Ash Conference, May. 2011.
- มศ.ดร.พงษ์ธร จุฬพันธ์ทอง, ม.ด.ภ.จ., เทคโนโลยีคอนเกรีตขั้นสูง; Advanced Concrete Technology.
 2563. 484.
- 11. Dodson, V.H., *Concrete admixtures*. 2013: Springer Science & Business Media.
- 12. Neville, A. and J. Brooks, *Concrete technology second edition*. British library, England, 2010: p. 6-20.

- Makaratat, N., C. Jaturapitakkul, and T. Laosamathikul, *Effects of calcium carbide residue–fly ash binder on mechanical properties of concrete.* Journal of Materials in Civil Engineering, 2010. 22(11): p. 1164-1170.
- 14. Vichan, S. and R. Rachan, *Chemical stabilization of soft Bangkok clay using the blend of calcium carbide residue and biomass ash.* Soils and Foundations, 2013. 53(2): p. 272-281.
- 15. จินดาประเสริฐ, ป., ปูนซีเมนต์ ปอซโซลาน และคอนกรีต, ed. จ. ชัย. 2547, กรุงเทพฯ: ราชบัณฑิตยสถาน.
- 16. ต้นเส็ง, พ., ปฐพีกลศาสตร์; Soil Mechanics. 2554.
- Rachan, R. and S. Vichan, Unconfined compressive strength development and microstructure of calcium carbide residue and biomass ash admixed in compacted soft Bangkok clay. KMUTT Research and Development Journal, 2013. 36(1): p. 51-71.
- Ahmed, S.M., Assessment of clay stiffness and strength parameters using index properties. Journal of Rock Mechanics and Geotechnical Engineering, 2018.
 10(3): p. 579-593.
- 19. Bergado, D.T., et al., *Prefabricated vertical drains (PVDs) in soft Bangkok clay: a case study of the new Bangkok International Airport project.* Canadian Geotechnical Journal, 2002. **39**(2): p. 304-315.
- 20. Uddin, K., A. Balasubramaniam, and D. Bergado, *Engineering behavior of cementtreated Bangkok soft clay*. Geotechnical Engineering, 1997. **28**: p. 89-119.
- Brandon, D. and W.D. Kaplan, *Microstructural characterization of materials*.
 2013: John Wiley & Sons.
- 22. Brouwer, P., *Theory of XRF: Getting aquainted with the principles.* Almelo: PANalytical BV, 2010.
- Shimaoka, H., Particle size analyzer based on laser diffraction method. 2002, Google Patents.
- 24. Wagner, M., *Thermal analysis in practice: fundamental aspects*. 2017: Carl Hanser Verlag GmbH Co KG.
- Cazalla, O., et al., Aging of lime putty: effects on traditional lime mortar carbonation. Journal of the American Ceramic Society, 2000. 83(5): p. 1070-1076.

- 26. Koteng, D.O. and C.-T. Chen, *Strength development of lime–pozzolana pastes with silica fume and fly ash.* Construction and Building Materials, 2015. **84**: p. 294-300.
- Somna, K., C. Jaturapitakkul, and P. Kajitvichyanukul, *Microstructure of calcium carbide residue–ground fly ash paste.* Journal of materials in civil Engineering, 2011. 23(3): p. 298-304.
- แจ่มสว่าง, พ., การประยุกต์ใช้ดินซีเมนต์ในงานวิศวกรรมโยธา = Applications of soil cement in civil engineering works. 2561, กรุงเทพฯ: ภาควิชาวิศวกรรมโยธา คณะวิศวกรรมศาสตร์ มหาวิทยาลัยเทคโนโลยีพระ จอมเกล้าพระนครเหนือ.
- 29. Mitchell, J.K. and S.A. El Jack, *The fabric of soil-cement and its formation*, in *Clays and Clay Minerals*. 1966, Elsevier. p. 297-305.
- 30. Association, N.L., *Lime Treated Soils Save Time and Money*. Lime, the Versatile Chemical-Technical Digest, 2005.
- 31. Masakazu, K., M. Chirdchanin, and O. Katsutada, Investigation on microstructure and strength of lime and cement stabilized Ariake clay. 佐賀大学理工学 部集報/佐賀大学理工学部, 2001. 30(1): p. 49-63.
- 32. Horpibulsuk, S., N. Miura, and T. Nagaraj, *Assessment of strength development in cement-admixed high water content clays with Abrams' law as a basis.* Geotechnique, 2003. **53**(4): p. 439-444.
- Cardoso, F.A., et al., Carbide lime and industrial hydrated lime characterization.
 Powder Technology, 2009. 195(2): p. 143-149.
- Gallucci, E., X. Zhang, and K.L. Scrivener, Effect of temperature on the microstructure of calcium silicate hydrate (CSH). Cement and Concrete Research, 2013. 53: p. 185-195.
- 35. Luz, A. and V. Pandolfelli, *Halting the calcium aluminate cement hydration process.* Ceramics International, 2011. **37**(8): p. 3789-3793.
- Kim, M.S., et al., Use of CaO as an activator for producing a price-competitive non-cement structural binder using ground granulated blast furnace slag.
 Cement and concrete research, 2013. 54: p. 208-214.

- Tironi, A., et al., *Thermal analysis to assess pozzolanic activity of calcined kaolinitic clays.* Journal of Thermal Analysis and Calorimetry, 2014. **117**(2): p. 547-556.
- 38. Ma, B., et al., *Effect of TIPA on chloride immobilization in cement-fly ash paste.* Advances in Materials Science and Engineering, 2018. 2018.
- Schöler, A., et al., Hydration of quaternary Portland cement blends containing blast-furnace slag, siliceous fly ash and limestone powder. Cement and Concrete Composites, 2015. 55: p. 374-382.
- 40. Scrivener, K., R. Snellings, and B. Lothenbach, *A practical guide to microstructural analysis of cementitious materials*. Vol. 540. 2016: Crc Press Boca Raton, FL, USA:.
- 41. du Toit, G., et al., Characterisation of the Hydration Products of a Chemically and Mechanically Activated High Coal Fly Ash Hybrid Cement. Minerals, 2022.
 12(2): p. 157.
- 42. Hidalgo, S., et al., Evaluation of Rice Straw Ash as a Pozzolanic Addition in Cementitious Mixtures. Applied Sciences, 2021. 11(2): p. 773.
- 43. Wili**ń**ska, I. and B. Pacewska, *Influence of selected activating methods on hydration processes of mixtures containing high and very high amount of fly ash.* Journal of Thermal Analysis and Calorimetry, 2018. **133**(1): p. 823-843.
- Pham, S.T. and W. Prince, Effects of carbonation on the microstructure of cement materials: influence of measuring methods and of types of cement. International Journal of Concrete Structures and Materials, 2014. 8(4): p. 327-333.
- 45. Poursaee, A., Corrosion of steel in concrete structures, in Corrosion of steel in concrete structures. 2016, Elsevier. p. 19-33.
- Torréns-Martín, D., L. Fernández-Carrasco, and M. Blanco-Varela, *Thermal analysis of blended cements.* Journal of Thermal Analysis and Calorimetry, 2015. **121**(3): p. 1197-1204.

- 47. Vogler, N., et al., *Description of the concrete carbonation process with adjusted depth-resolved thermogravimetric analysis.* Journal of Thermal Analysis and Calorimetry, 2021: p. 1-14.
- 48. Taylor, H.F., *Proposed structure for calcium silicate hydrate gel.* Journal of the American Ceramic Society, 1986. **69**(6): p. 464-467.
- 49. Liu, S., et al., *Pressed recycled fly ash and carbide slag: Hydration of entirely waste-stream building components.* Construction and Building Materials, 2020.
 265: p. 120282.
- 50. Taylor, H., *Nanostructure of C S H: Current status.* Advanced cement based materials, 1993. **1**(1): p. 38-46.

