

## ФИЗИКО-ХИМИЧЕСКИЕ ОСОБЕННОСТИ ТВЕРДЕНИЯ ЦЕМЕНТНЫХ КОМПОЗИЦИЙ В УСЛОВИЯХ ИСКУССТВЕННОЙ КАРБОНИЗАЦИИ

Гара А.А. (Одесская государственная академия строительства и архитектуры).

Проанализированы физико-химические и микроструктурные особенности твердения цементных композиций в среде углекислого газа. Приведены сравнительные экспериментальные данные физико-химических исследований цементного камня после тепловлажностной обработки и после искусственной карбонизации.

В условиях применения традиционных методов ускорения твердения цементных композиций, связанных с гидротермальной обработкой, структура цементной пасты формируется из молекул, образующихся в результате гидратации цементного клинкера, и, главным образом, из гидратов силикатов кальция. Имеющиеся молекулы образуют вещества в различных агрегатных состояниях: кристаллическом, полуаморфном, аморфном. Рентгеноструктурный анализ проб цементного камня показал, что в этом случае кристаллические соединения представлены гидроксидом кальция [пики  $(4,91; 3,11; 2,63; 1,93; 1,79; 1,69; 1,49; 1,44) \cdot 10^{-10} \text{ м}$ ], этtringитом [пики  $(9,73; 5,62; 3,88; 3,48; 2,78; 2,57; 2,21; 2,15) \cdot 10^{-10} \text{ м}$ ], низкоосновными гидросиликатами типа  $\text{CSH}/\text{B}/$  и  $\text{C}_2\text{SH}_2$  [пики  $(11,05; 3,07; 2,80; 1,83) \cdot 10^{-10} \text{ м}$ ] и оставшимися  $\text{C}_3\text{S}$ ;  $\text{C}_2\text{S}$ ;  $\text{C}_3\text{A}$  и  $\text{C}_4\text{AF}$ . Из плохо закристаллизованных фаз постепенно образуется гель гидратов силиката кальция. Трудно точно оценить относительное содержание различных фаз, присутствующих в гидратированной цементной пасте, из-за сложности анализа аморфных соединений.

Используя эффект с  $d = 1,765 \cdot 10^{-10} \text{ м}$  в качестве показателя количества негидратированного  $\text{C}_3\text{S}$ , и, сравнивая рентгенограмму исходного портландцемента и цементного камня на его основе после гидротермальной обработки по режиму  $2+3+6+2$  при температуре изотермического прогрева  $353 \text{ K}$ , с известным приближением можно утверждать, что в этом случае степень гидратации алита составила около 60%.

Кривая дифференциального-термического анализа (ДТА) проб цементного камня, подвергнутых тепловлажностной обработке, характеризуется тремя основными эндотермическими эффектами при температуре: 393 К – эффект обезвоживания гидросульфоалюмината и гидросиликата кальция (удаление кристаллогидратной и адсорбционно-связанной новообразованиями воды), 753 К – (дегидратация  $\text{Ca}(\text{OH})_2$ ) и 1023 К – (разложение  $\text{CaCO}_3$ ).

Количество химически связанной воды, определенное по потере массы пробы в пределах эффекта дегидратации  $\text{Ca}(\text{OH})_2$ , составило 22,6%, а общая потеря массы при температуре до 1273 К – 34%.

Микроструктурные особенности гидратирующейся системы после тепловлажностной обработки прослеживаются при анализе снимков излома образцов бетона, полученных с помощью электронного микроскопа. Микроморфология цементного камня представлена гидратными новообразованиями в виде гидросиликатов кальция и кристаллами  $\text{Ca}(\text{OH})_2$ . В образцах видны иглообразные кристаллы этtringита, срастающиеся с гидросиликатами.

Повышение начальной прочности бетонов связано с форсированием процесса твердения цемента в сверх短暂ный период. Реализация его посредством искусственной карбонизации связана с научными исследованиями в области твердения вяжущих веществ и формирования структуры цементного камня. Замедление скорости гидратации вяжущих объясняется формированием вокруг зерен гидратных оболочек коллоидной дисперсности. Причиной образования этих оболочек являются малые коэффициенты диффузии гидратных новообразований и пересыщение раствора в пограничном слое, что препятствует растворению новых порций цемента и замедляет его гидратацию и твердение. Так как пересыщение жидкой фазы цементного теста обусловлено, главным образом, гидратом окиси кальция, то ускорение выделения новой фазы и уменьшение степени пересыщения может быть достигнуто использованием реакции соединения окиси кальция с углекислотой. Углекислый газ связывает выделяющуюся известь в практически нерастворимый карбонат кальция, кристаллы которого вначале являются зародышами кристаллизации, а затем дают дополнительную связку, упрочняющую цементный камень.

Теоретически все кальцийсодержащие компоненты цементного камня способны к карбонизации. Исключение составляют лишь соединения, содержащие  $\text{CaSO}_4$ . Поскольку реакция  $\text{CO}_2 + \text{Ca}(\text{OH})_2$  протекает с выделением одного моля воды, то в результате может измениться влажностное состояние материала. С этой точки зрения

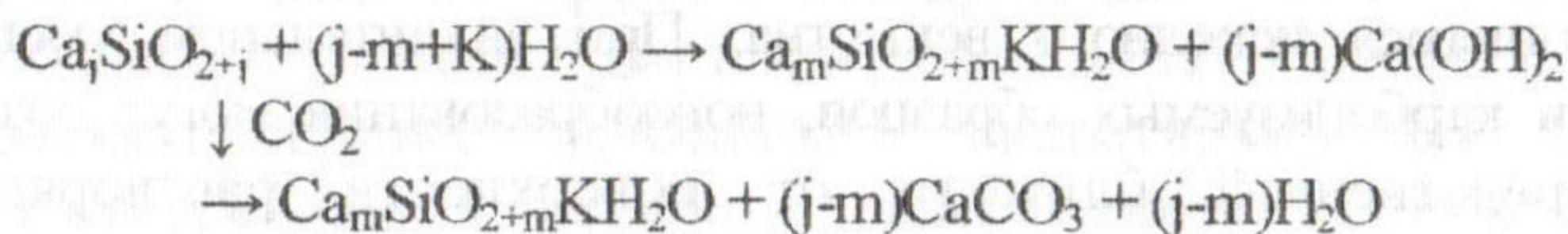
благоприятным следует считать экзотермический эффект, сопровождающий данную реакцию и вызывающий интенсивную просушку системы. С другой стороны, при карбонизационном твердении вода в большей мере служит средой, в которой происходит растворение исходных фаз вяжущего и их транспорт в зону реакции, а составной структурной частью возникающих новообразований она становится только при возникновении водных карбонатов. Возникновение новообразований наиболее вероятно непосредственно в зоне реакции, находящейся на определенном расстоянии от поверхности растворяющегося исходного вещества. При значительном уменьшении влажности карбонизуемых образцов, новообразования могут возникнуть, в непосредственной близости от поверхности растворяющегося исходного вещества, что в конечном итоге блокирует дальнейшее продвижение реакции, и процесс сильно замедляется,

В результате проведенных исследований М.А.Сорочкиным и А.^Шуровым был сделан вывод о том, что наряду с карбонизацией гидратов может происходить "карбонатное" растворение исходных материалов [1]. Вызвано это тем, что при необратимом переводе  $\text{Ca}(\text{OH})_2$  в  $\text{CaCO}_3$  нарушается динамическое равновесие между исходной фазой и раствором по ионам  $\text{Ca}^{2+}$ , что и приводит к интенсивному растворению. Избирательное растворение и карбонизация отдельных составляющих частей цемента происходит по нисходящему ряду, соответствующем нисходящей растворимости окислов и гидратных соединений. В первую очередь в реакцию вступает гидроокись кальция, после этого связанная в низкоосновные гидратные соединения окись кальция. В.Рамачандраном, Р.Фэльдманом и Дж.Бодуэном отмечалось, что в дополнение к описанным реакциям, при действии  $\text{CO}_2$  на цементные пасты может происходить полимеризация гидросиликатов кальция, что приводит к образованию нерастворимых полисиликатов [2].

Изучению непосредственного взаимодействия углекислого газа с минералами вяжущего препятствует то обстоятельство, что на кинетику непосредственного взаимодействия  $\text{CO}_2$  с минералами накладывается несравненно более длительный диффузионный процесс проникновения углекислого газа в объем материала. Поэтому, при проведении рентгеноструктурного и дифференциально-термического анализов исследовались данные о структурных изменениях, происходящих в тонком (0,25 мм) слое на границе "твердая фаза - углекислый газ". В этом случае изучалось непосредственное влияние  $\text{CO}_2$  на ход гидратации, без учета наложения на это явление объемных диффузионных процессов.

Данные рентгеновского анализа проб цементного камня, що-

лученного в результате карбонизационного твердения, подтверждают, что в этом случае доминирующей фазой кристаллической структуры является кальцит [пики  $(3,86; 3,04; 2,49; 2,28; 1,92; 1,63) \cdot 10^{-10} \text{ м}$ ]. Скорость карбонизации  $\text{Ca(OH)}_2$  составляет 431 мкм/час и на 2...3 порядка превышает скорость карбонизации гидросиликатов (0,65 мкм/час) и при гидратации силикатов кальция в среде  $\text{CO}_2$  образуется структура, состоящая из  $\text{CaCO}_3$  и низкоосновных гидросиликатов. Ход реакции описывается уравнением:



Кроме этого, в состав кристаллической структуры входит гипс [пики  $(7,61, 4,28, 2,69, 2,78, 2,09) \cdot 10^{-10} \text{ м}$ ]. На рентгенограмме отсутствуют пики, характерные для этtringита. В результате карбонизационного твердения, роль гипса в цементной композиции выполняет мелкодисперсный карбонат кальция, который химически реагирует с алюмосодержащими минералами портландцемента [3]. При последующей гидратации алюминатной фазы вместо этtringита образуется комплексное соединение - гидрокарбоалюминат кальция  $3\text{CaO} \cdot \text{Al}_2\text{O}_3 \cdot \text{CaCO}_3 \cdot 11\text{H}_2\text{O}$ . Подсчитано, что для полного связывания трехкальциевого алюмината в  $\text{C}_3\text{A} \cdot \text{CaCO}_3 \cdot 11\text{H}_2\text{O}$  необходимо в 5,16 раз меньше карбоната кальция по сравнению с количеством гипса при образовании этtringита [4]. Это создает хорошие предпосылки в условиях карбонизационного твердения для замены части клинкерной составляющей вяжущего мелкодисперсной карбонатной породой. Помимо экономии расхода цемента, это должно привести к интенсификации процесса карбонизации и вызвать структурные изменения, улучшающие механические характеристики системы.

Электронномикроскопический анализ излома образцов карбонизованного бетона показал, что благодаря близости кристаллографических решеток наблюдается прочный эпитаксический характер срастания между карбонатной породой, выступающей в роли подложки, и кальцитом вторичной генерации, что ведет к упрочнению структуры.

Кривая ДТА цементного камня после карбонизации характеризуется двумя основными эндотермическими эффектами при температурах: 388К - удаление кристаллогидратной и адсорбционно связанной воды и 1063 К - разложение карбоната кальция.

Степень гидратации алита по изменению интенсивности пика с  $d = 1,765 \cdot 10^{-10} \text{ м}$  после карбонизации при давлении углекислого

газа 0,6 МПа в течение 40 минут составила 42%, а после карбонизации при давлении CO<sub>2</sub> 1,2 МПа в течение 40 минут - 44 процента.

Общая потеря массы при температуре до 1273К составила 29...30%, независимо от применяемых режимов карбонизации.

### Литература

1. Сорочкин М.А., Щуров А.Ф., Урьев Н.Б. Воздействие углекислого газа как метод интенсификации процессов гидратации цемента / ДАН СССР. 1970. т.194, №1 с.149...151.
2. Рамачандран В., Фельдман Р., Бодуэн Дж. Наука о бетоне.-М., Стройиздат, 1986.- с. 261...262.
3. Будников П.П., Колбасов В.М., Пантелейев А.С. О гидратации алюмосодержащих минералов портландцемента в присутствии карбонатных наполнителей / Цемент.- 1961, №1.- с. 5...9.
4. Островский Ю.Л., Соболь Х.С., Терлыга С.Ю. Механизм действия СДБ и поташа на гидратацию безгипсового портландцемента / Гидратация и твердение вяжущих. Тезисы докладов IV Всесоюзного совещания..-Львов,- 1981.-с. 23.