

УДК 666.974.2

### А. Н. ЕФРЕМОВ, Т. П. КИЦЕНКО

Донбасская национальная академия строительства и архитектуры

# МЕТОДОЛОГИЧЕСКИЕ ОСНОВЫ ПОВЫШЕНИЯ ТЕРМОМЕХАНИЧЕСКИХ СВОЙСТВ ОГНЕУПОРНЫХ ВЯЖУЩИХ И БЕТОНОВ НА ОСНОВЕ ЖИДКОГО СТЕКЛА

Проведен теоретический анализ возможных путей повышения термомеханических свойств гидравлических щелочных вяжущих и бетонов на их основе. Сформулированы основные методологические принципы повышения огнеупорности, температуры деформации под нагрузкой и прочности огнеупорных бетонов на вяжущих, основой которых является жидкое стекло или его аналоги.

огнеупорность, вяжущие, бетоны, жидкое стекло

В процессе нагрева камень вяжущих гидратационного твердения претерпевает ряд физико-химических и структурно-фазовых изменений. Эти изменения связаны с удалением свободной воды при сушке и адсорбированной воды при температуре 110...500 °C. В температурном интервале 500–800 °C происходит удаление химически связанной воды и перекристаллизация гидратных образований в безводные минералы.

Испарение свободной воды при сушке сопровождается уплотнением и существенным упрочнением камня всех минеральных вяжущих. Удаление адсорбированной воды, как правило, не вызывает существенных изменений структуры и свойств камня затвердевших и высушенных вяжущих. Бетоны претерпевают незначительные усадку и разупрочнение (реже – упрочнение) [1, 2].

Более существенное влияние на бетон оказывают дегидратация и перекристаллизация гидратных соединений в безводные минералы, сопровождающиеся чаще всего потерей прочности вяжущей матрицы. При этом для гидросиликатов характерна общая тенденция — при увеличении степени полимеризации кремнекислородных молекул перестройка структуры сопровождается меньшей деструкцией безводных силикатов, относительная прочность камня вяжущих ( $R_{800} / R_{110}$ ) растет. Для гидросиликатов кальция это установлено в работе Л. Геллер [3]. На общую тенденцию минимизации дегидратационной деструкции минералов при переходе от островных к каркасным силикатам указывал академик Н. В. Белов [4]. Этим объяснена высокая остаточная прочность шлакощелочных вяжущих с добавкой шамота [5]. На кристаллохимическое подобие гидросиликатов и продуктов их дегидратации как одного из основных факторов получения высокой прочности дегидратированных щелочных жаростойких бетонов указано в работах П. В. Кривенко [6].

При более высоких температурах появляются эвтектические расплавы, низкотемпературные минералы перекристаллизовываются в высокотемпературные модификации в неравновесных системах за счет твердофазовых реакций, а чаще через расплав образуются новые минералы. Это сопровождается растворением и рекристаллизационными процессами переноса вещества от наиболее дисперсных минералов и реликтовых зерен вяжущего к более крупным кристаллитам. При соответствующем вещественном составе неравновесной системы температура плавления эвтектических расплавов может повышаться (или наоборот). Образуется новая керамическая связка, которая и определяет эксплуатационные свойства огнеупорного бетона. Понятно, что знание закономерностей этих процессов позволяет управлять структурой и фазовым составом вяжущей матрицы, а значит и эксплуатационными свойствами бетона.

При высоких температурах только кристаллические образования способны сопротивляться термическим и механическим напряжениям. Ввиду низкой огнеупорности и неизбежности образования легкоплавких эвтектик при температурах выше 1 000...1 100 °C, щелочные каркасные, цеолитоподобные минералы не могут выполнять роль связки для огнеупорных бетонов. Для таких бетонов необходима керамическая связка, образованная в результате кристаллизации и рекристаллизации огнеупорных минералов за счет соответствующих добавок наполнителей.

Образованию огнеупорных минералов в камне щелочных вяжущих при средних температурах, до появления критического количества расплава, должен способствовать ряд факторов. Во-первых, структура новобразования щелочных вяжущих, твердеющих при атмосферном давлении, отличается высокой степенью аморфизации [7, 8] и подобна стеклу.

При нагревании силикатных стекол до температур около 550...600 °C наблюдаются аномальные изменения, связанные со скачкообразным ростом электропроводности и снижением вязкости стекла за счет дифузии катионов натрия [9, 10]. В работе [5] установлено, что аналогично обычному стеклу деформированные, ослабленные связи Na-O-Si-, слабая ионная связь мостиковых анионов кислорода с катионами натрия [4, 9, 10] влечет скачкообразный рост подвижности катионов натрия (электропроводности) в аморфизированных продуктах твердения шлакощелочных вяжущих при температуре выше 550...600 °C.

Если допустить по аналогии со стеклом, что катионы натрия в аморфных продуктах твердения типа  $\mathrm{Na_2O\text{-}CaO\text{-}SiO_2\text{-}H_2O}$  и  $\mathrm{Na_2O\text{-}Al_2O_3\text{-}SiO_2\text{-}H_2O}$  сконцетрированы в пустотах силикатной сетки или каркаса, то резкое увеличение их подвижности будет вести к переводу натрия в более устойчивую связь с немостиковым кислородом и распаду сложных силикатных анионов [10]. При этом должна увеличиться подвижность, гибкость и способность силикатных анионов к перестройке структуры [4, 9], в том числе под действием более сильных в ионном отношении катионов металлов с большей валентностью [4, 11].

Продукты твердения щелочных вяжущих при температуре выше 550...600 °C должны проявлять высокую химическую активность по отношению к наполнителям, инертным к ним при более низких температурах. Это предположение подтверждается данными, приведенными в работе [12], в которой показано, что в щелочносиликатной жидкой фазе даже очень стабильный корунд начинает растворяться при температуре около 650 °C.

В той же работе [5] нами показано, что введение наполнителей, активных по отношению к щелочи, и изотермический прогрев при температуре выше 550 °C в значительной степени снижает электропроводность, например, камня алюмосиликатных вяжущих. Причиной этого является более прочное связывание катионов натрия в структуры, подобные альбиту и нефелину, кристаллизация которых, согласно П. В. Кривенко [6], начинается при температуре 600 °C, но наиболее полно идет при 800...900 °C [6, 13, 14].

Таким образом, интервал температур 600...900 °C, «опасный» с точки зрения дегидратации и разупрочнения продуктов твердения, одновременно является потенциально реакционноблагоприятным не только для образования щелочных алюмосиликатов, но и замены ослабленных, деформированных связей Na-O-Si- на более сильные, например Mg-O-Si-. Введение в щелочные вяжущие соответствующих огнеупорных наполнителей, особенно аморфизированных, уже при этих средних температурах должно способствовать упорядочению структуры щелочных алюмосиликатов и щелочно-щелочеземельных силикатов, образованию керамической связки за счет кристаллизации более огнеупорных фаз. Последнее особенно важно, т.к. при температурах 1 000–1 300 °C можно ожидать полный переход силикатов систем Na<sub>2</sub>O-Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-SiO<sub>2</sub> и Na<sub>2</sub>O-CaO-SiO<sub>2</sub> в расплав [15].

При прогнозировании количества и состава щелочносиликатного расплава можно интенсифицировать процессы образования огнеупорных кристаллических фаз. Появление небольшого количества эвтектических расплавов будет способствовать перекристаллизации неравновесных кристаллических фаз наполнителей, рекристаллизации и спеканию его наиболее дисперсных зерен. На это указывают работы Г. В. Куколева с сотрудниками [16–18], в которых установлено, что введение до 1,5 % Na<sub>2</sub>O улучшает спекание алюмосиликатной и корундовой керамики, хотя для последней щелочные минерализаторы не являются лучшими [16, 19]. Использование большего количества добавок щелочного оксида ведет к переводу значительного количества кремнезема в расплав и распаду муллита на корунд [20, 21].

Благоприятное влияние небольшого количества расплава (стекла) на огнеупорные футеровки связано еще с тем, что тонкие структурированные прослойки между кристаллами основных фаз диспергируют кристаллические образования, практически не ослабляя связь между ними. В этом

случае релаксируются межкристаллитные напряжения, возрастает механическая прочность и термостойкость материала [22]. Существенное влияние на повышение термостойкости алюмосиликатов должно оказывать и то, что высоковязкие [23, 24] расплавы системы  $Na_2O-Al_2O_3-SiO_2$  способны к значительному переохлаждению [25] и способствуют релаксации температурных напряжений при резком охлаждении в широком температурном интервале.

В заключение следует указать еще на один важный аспект повышения термомеханических свойств огнеупорных бетонов — соотношение между компонентами. Скорость нагрева, принятая при определении огнеупорности, должна обеспечить полное химическое взаимодействие между зернами компонентов, имеющих размер менее 0,2 мм. В этом случае для перераспределения плавней между большим количеством реакционного материала необходимо использовать как можно более тонкозернистые заполнители и увеличить расход тонкомолотых составляющих вяжущего. Это можно делать в ущерб исходной прочности бетона, тем более, что футеровка многих теплоагрегатов в металлургии, коксохимии перед пуском в эксплуатацию прогревается до температуры 800 °С и выше. Бетоны таких футеровок до сушки могут иметь невысокий предел прочности при сжатии — до 3...5 МПа, что достаточно для транспортирования изделий, распалубки монолитных футеровок, сопротивления бетона температурным и усадочным напряжениям.

Таким образом, можно сформулировать следующие основные методологические принципы повышения термомеханических свойств огнеупорных щелочных вяжущих и бетонов:

- для растворов щелочных силикатных и алюминатных компонентов применять отвердители, не содержащие плавни по отношению к оксидам, определяющим огневые свойства конкретной огнеупорной системы;
- вводить в состав вяжущего наполнители, способные образовывать с остальными компонентами огнеупорные кристаллические соединения при средних температурах 600...900 °C до появления равновесных эвтектических расплавов;
- количество эвтектических расплавов должно обеспечить последовательное растворение и рекристаллизацию наполнителей, но не должно превышать критического значения, при котором может произойти деформация бетона под стандартной нагрузкой 0,2 МПа;
- при назначении состава бетона руководствоваться необходимостью расхода отвердителей, наполнителей и мелкого заполнителя с максимальным содержанием частиц размером менее 0,2 мм при условии получения бетона с исходной прочностью не менее 3...5 МПа.

## СПИСОК ЛИТЕРАТУРЫ

- 1. Некрасов, К. Д. Жароупорный бетон [Текст] / К. Д. Некрасов. М.: Промстройиздат, 1957. 283 с.
- 2. Тарасова, А. П. Жаростойкие вяжущие на жидком стекле и бетоны на их основе [Текст] / А. П. Тарасова. М.: Стройиздат, 1982. 132 с.
- 3. Геллер, Л. Термическое разложение гидросиликатов кальция [Текст] / Л. Геллер // Третий международный конгресс по химии цемента / Под ред. Ю. М. Бутта, С. М. Рояка. М.: Госстройиздат, 1958. С. 157–162.
- 4. Белов Н. В. Кристаллохимии силикатов с крупными катионами [Текст] / Н. В. Белов. М. : АН СССР, 1961.  $68\ c$
- 5. Ефремов, А. Н. Шлакощелочные вяжущие и бетоны с повышенными жаростойкими свойствами [Текст] : автореф. дис. ... канд. техн. наук : 05.23.05 / Ефремов А. Н. ; Киевский инж.-строит. ин-т. К., 1981. 22 с.
- 6. Кривенко, П. В. Кислотостойкие материалы на основе щелочных алюмосиликатных связок [Текст] : автореф. дис. ... канд. техн. наук : 05.484 / Кривенко П. В. ; Киевский инж.-строит. ин-т. К., 1971. 22 с.
- 7. Krivenko, P. Hydration-Dehydration Structure Formation Processes in Geo-cements [Tekct] / P. Krivenko, G. Kovalchuk // Geopolymer Binders Interdependence of composition, structure and properties. Workshop Proceedings, 18–19.09.2006, Weimar / Anja Buchwald, Katja Dombrowski, Marcel Weil (Eds.). Aachen: Shaker Verlag, 2007. P. 97–118.
- 8. Progress on Research and Commercialisation of Geopolymers [Tekct] / J. S. J. Van Deventer, J. L. Provis, C. A. Rees [et al.] // 2007 International Conference «Alkali Activated Materials Research, Production and Utilization»: Proceedings / Zeithamlova Milena (editor). Praha: Czech development Agency, 2007. P. 725–734.
- 9. Белов, Н. В. Строение стекла в свете кристаллохимии силикатов [Текст] / Н. В. Белов // Стеклообразное состояние / Под ред. А. И. Августинник, В. П. Барзаковский и др. М.; Л.: Изд. АН СССР, 1960. С. 91–98.
- 10. Аппен, А. А. Химия стекла [Текст] / А. А. Аппен. Л. : Химия, 1970. 351 с.
- 11. Ферсман, А. Е. Избранные труды [Текст]. Т. 2 / А. Е. Ферсман. М.: АН СССР, 1953. 768 с.
- 12. Филоненко, Н. Е. Контактное минералообразование в корундовом абразивном черепке [Текст] / Н. Е. Филоненко // Труды Четвертого Совещания по экспериментальной минералогии и петрографии [Текст]. Вып. 1: [Предварительные сообщения] / [Глав. ред. акад. Д. С. Белянкин]; Акад. наук СССР. Ин-т геол. наук. М.: АН СССР, 1951. С. 123–128.

- 13. Глуховський, В. Д. Про кристалізацію карнегіїту [Текст] / В. Д. Глуховський, І. Ю. Петренко, Ж. В. Скурчинська // Доп. АН УРСР. Сер. Б. 1969. № 9. С. 822-823.
- 14. Глуховский, В. Д. Исследование силикатообразования в смесях глин, кварцевого песка и соды [Текст] / В. Д. Глуховский, Е. А. Старчевская, П. В. Кривенко // Украинский химический журнал. 1969. Т. 35, Вып. 4. С. 433–435.
- 15. Бережной, А. С. Многокомпонентные щелочные оксидные системы [Текст] / А. С. Бережной. К. : Наукова думка, 1988. 200 с.
- 16. Куколев, Г. В. Исследование процесса спекания глинозема в различных системах [Текст] / Г. В. Куколев, Е. Н. Леве // Журнал прикладной химии. 1955. Т. XXVIII. С. 807–816.
- 17. Куколев, Г. В. К вопросу о процессах спекания в различных трехкомпонентных диаграммах состояния смесей, богатых глиноземом и кремнеземом [Текст] / Г. В. Куколев, К. В. Михайлова // Сб. науч. тр. Украинского НИИ огнеупоров. Харьков: Металлургиздат, 1962. Вып. 6. С. 81–90.
- 18. Куколев, Г. В. Физико-химические методы ускорения спекания каолинов при обжиге [Текст] / Г. В. Куколев, К. В. Михайлова // Сб. науч. тр. Украинского НИИ огнеупоров. Харьков : Металлургиздат, 1960. Вып. 3. С. 50–69.
- 19. Лукин, Е. С. Особенности выбора добавок в технологии корундовой керамики с пониженной температурой спекания [Текст] / Е. С. Лукин, Н. А. Макаров // Огнеупоры и техническая керамика. 1999. № 9. С. 10—13.
- 20. Кащеев, И. Д. Коррозия муллитовой керамики натрийсодержащими силикатными расплавами [Текст] / И. Д. Кащеев, П. С. Мамыкин, М. Бартушка // Огнеупоры. 1975. № 11. С. 39–43.
- 21. Устиченко, В. А. Влияние TiO, FeO и NaO на структурные изменения плавленного муллита [Текст] / В. А. Устиченко, С. В. Лысак, З. Д. Жукова // Огнеупоры. 1983. № 10. С. 3–8.
- 22. Павлушкин, Н. М. Основы технологии ситаллов [Текст] / Н. М. Павлушкин. М.: Стройиздат, 1970. 352 с.
- 23. Роусон, Г. Неорганические стеклообразующие системы [Текст] / Г. Роусон. М.: Мир, 1970. 312 с.
- 24. Ермолаева, Е. В. Смачивание твердых фаз огнеупорных окислов равновесными трехкомпонентными расплавами [Текст] / Е. В. Ермолаева, М. М. Миракьян // Сб. научн. тр. Вып. 4(LI) / Украинский НИИ огнеупоров. Харьков: Металлургиздат, 1960. С. 318–331.
- 25. Зависимость свойств шамота от режима обжига брикета [Текст] / Н. В. Питак, Р. М. Федорук, Т. П. Хмеленко [и др.] // Огнеупоры. 1982. № 3. С. 22-26.

Получено 01.03.2016

# О. М. ЄФРЕМОВ, Т. П. КІЦЕНКО МЕТОДОЛОГІЧНІ ОСНОВИ ПІДВИЩЕННЯ ТЕРМОМЕХАНІЧНИХ ВЛАСТИВОСТЕЙ ВОГНЕТРИВКИХ В'ЯЖУЧИХ ТА БЕТОНІВ НА ОСНОВІ РІДКОГО СКЛА

Донбаська національна академія будівництва і архітектури

Проведено теоретичний аналіз можливих шляхів підвищення термомеханічних властивостей гідравлічних лужних в'яжучих та бетонів на їх основі. Сформульовано основні методологічні принципи підвищення вогнетривкості, температури деформації під навантаженням і міцності вогнетривких бетонів на в'яжучих, основою яких є рідке скло або його аналоги.

вогнестійкість, в'яжучі, бетони, рідке скло

# OLEXANDER YEFREMOV, TATYANA KITSENKO METHODOLOGICAL BASIS FOR THE IMPROVEMENT OF THERMOMECHANICAL PROPERTIES OF REFRACTORY BINDERS AND CONCRETES BASED ON LIQUID GLASS

Donbas National Academy of Civil Engineering and Architecture

A theoretical analysis of possible ways of improving thermomechanical properties of alkali hydraulic binders and concretes on their basis has been carried out. Basic methodological principles of increase of heat-resistance, temperatures of deformation on-loading and durability of heat-resistant concretes, are set forth on astringent one, basis of that is liquid glass or his analogues.

refractoriness, binders, concretes, liquid glass

**Єфремов Олександр Миколайович** — д. т. н., професор кафедри технологій будівельних конструкцій, виробів і матеріалів Донбаської національної академії будівництва і архітектури. Наукові інтереси: в'яжучі і бетони на основі промислових відходів; жаростійкі і вогнетривкі бетони.

**Кіценко Тетяна Петрівна** – к. т. н., доцент кафедри технологій будівельних конструкцій, виробів і матеріалів Донбаської національної академії будівництва і архітектури. Наукові інтереси: вогнетривкі в'яжучі та бетони.

**Ефремов Александр Николаевич** – д. т. н., профессор кафедры технологий строительных конструкций, изделий и материалов Донбасской национальной академии строительства и архитектуры. Научные интересы: вяжущие и бетоны на основе промышленных отходов; жаростойкие и огнеупорные бетоны.

**Киценко Татьяна Петровна** – к. т. н., доцент кафедры технологий строительных конструкций, изделий и материалов Донбасской национальной академии строительства и архитектуры. Научные интересы: огнеупорные вяжущие и бетоны.

**Yefremov Olexander** – D.Sc. (Eng.), Professor, Technologies of Building Structures, Products and Materials Department, Donbas National Academy of Civil Engineering and Architecture. Scientific interests: binders and concretes on the basis of industrial waste; heat-resistant concretes.

**Kitsenko Tatyana** – Ph.D. (Eng.), Assistant Professor, Technologies of Building Structures, Products and Materials Department, Donbas National Academy of Civil Engineering and Architecture. Scientific interests: fire-resistant binders and concretes.