Досліджено вплив співвідношення основних оксидів лужних гідроалюмосилікатів складу (0,7÷1Na₂O+0÷0,3K₂O)·Al₂O₃·(2÷7)SiO₂·nH₂O та температури твердіння 20÷80°С на процеси їх структуроутворення. При твердінні за нормальних умов оптимальною структурною формулою лужного гідроалюмосилікату є (0,2K₂O+0,8Na₂O)·4,5SiO₂·Al₂O₃·nH₂O, що дозволяє отримувати водостійкий штучний камінь за рахунок синтезу гідратних новоутворень цеолітоподібних мінералів типу: цеоліту Na-A; натрієвого та калієвого гейландиту, а також калій-натрієвого філліпситу

Ключові слова: лужний гідроалюмосилікат, співвідношення основних оксидів, температура твердіння, фазовий склад, структуроутворення

Исследовано влияние соотношения основных оксидов щелочных гидроалюмосиликатов состава $(0,7\div1Na_2O+0\div0,3K_2O)\cdotAl_2O_3\cdot(2\div7)SiO_2\cdotnH_2O$ и температуры твердения $20\div80$ °C на процессы их структурообразования. При твердении в нормальных условиях оптимальной структурной формулой щелочного гидроалюмосиликата является $(0,2K_2O+0,8Na_2O)\cdot4,5SiO_2\timesAl_2O_3\cdotnH_2O$, что позволяет получать водостойкий искусственный камень за счет синтеза гидратных новообразований цеолитоподобных минералов типа: цеолита Na-A; натриевого и калиевого гейландита, а также калий-натриевого филлипсита

Ключевые слова: щелочной гидроалюмосиликат, соотношение основных оксидов, температура твердения, фазовый состав, структурообразование

1. Вступ

Відомо, що властивості будівельних композиційних матеріалів залежать від ефективності виконання функцій кожної зі складових композиту, матриці та її наповнювачів [1]. Управління цими властивостями можливе за допомогою оптимізації складу композиційної матриці, правильного вибору наповнювачів і технології створення композиційного матеріалу.

Композиційною матрицею на стадії створення композиту є зв'язуюча речовина, а на стадії експлуатації – штучний конгломерат, який вона утворює. Властивості цементних композитів в першу чергу залежать від виду зв'язуючої речовини та експлуатаційних властивостей штучного каменю, який утворився при структуроутворенні та характеризується його фазовим складом.

Уперше в роботі [2] було теоретично обґрунтовано та практично доведено можливості отримання штучного каменю на основі сполук лужних металів та алюмосилікатних компонентів. За природою процеси їх конденсації та гідратації не відрізняються від силікатних систем Земної кори. Відмінність полягає в умовах активації вихідних безводних мінеральних речовин. УДК 691.5+549.67

DOI: 10.15587/1729-4061.2016.79605

ВПЛИВ СПІВВІДНОШЕННЯ ОКСИДІВ І ТЕМПЕРАТУРИ НА СТРУКТУРОУТВОРЕННЯ ЛУЖНИХ ГІДРОАЛЮМОСІЛІКАТІВ

П.В.Кривенко Доктор технічних наук, професор* E-mail: pavlo.kryvenko@gmail.com B.I.Киричок Аспірант* E-mail: v.kyrychok@gmail.com C.Г.Гузій Кандидат технічних наук, старший науковий співробітник* E-mail: sguziy@ukr.net *Науково-дослідний інститут в'яжучих речовин і матеріалів ім. В. Д. Глуховського Київський національний університет будівництва і архітектури пр. Повітрофлотський, 31, м. Київ, Україна, 03037

В першому випадку активація досягається штучною термічною обробкою або дією активними речовинами, у другому – за рахунок дії сонячної енергії та енергії атмосферних реагентів.

Проведені дослідження науковою школою НДІВМ ім. В. Д. Глуховського (м. Київ, Україна) [3] довели наближеність до природних не тільки процеси структуроутворення лужних алюмосилікатів, а й продукти їх гідратації, які є аналогами природних цеолітів. У наукових роботах міжнародних колективів авторів [4, 5] опубліковані дослідження властивостей лужних алюмосилікатів, учені відзначають наявність у них спеціальних властивостей, таких як висока стійкість до дії агресивного навколишнього середовища та дії високих температур. Саме фазовий склад матриці являється основою забезпечення високих експлуатаційних та спеціальних властивостей лужних алюмосилікатів.

Тому дослідження впливу температури структуроутворення і співвідношення основних оксидів лужних алюмосилікатів на властивості та фазовий склад штучного каменю є актуальним питанням сучасного матеріалознавства у напрямку розширення сфери їх використання.

.....

2. Аналіз літературних даних та постановка проблеми

В результаті досліджень і вивчення процесів взаємодії глинистих мінералів із лужними реагентами було встановлено, що за нормальних умов твердіння штучний камінь у водному середовищі розм'якшується, тобто не є водостійким. Для надання йому водостійкості необхідна тривала температурна обробка [6].

Зазвичай, для отримання штучного каменю на основі лужних алюмосилікатів при низьких температурах (<100°С) і атмосферному тиску використовують водні силікатні розчини натрію або калію та високоактивні метакаоліни. Лужні алюмосилікати на ранніх стадіях тверднення представлені N(K)–A–S–H гелем, а також активними аніонними групами у вигляді тетраедрів $[AlO_4]^{5-}$ та $[SiO_4]^{4-}$. Тетраедри $[AlO_4]^{5-}$ та $[SiO_4]^{4-}$ в присутності лужного розчину утворюють більш складні системи з спільною вершиною – атому оксигену при конденсації компенсують свою валентність з переходом в стан з мінімальним запасом вільної енергії [7]. Кінцевими продуктами новоутворень являються цеолітоподібні лужні гідроалюмосилікати типу N(K)AS_xH_v.

Управління як процесом структуроутворення, так і експлуатаційними властивостями лужних гідроалюмосилікатів можливе за допомогою варіації співвідношення основних оксидів зв'язуючої речовини, дисперсністю мінеральних часток і умовами тверднення. У публікаціях [8, 9] розглянуто вплив співвідношення основних оксидів зв'язуючого на властивості та фазовий склад за умов тверднення штучного каменю при температурах 20 °C, 85 °C і автоклавній обробці, але автори досліджень не розглядали вплив температур у діапазоні 20÷85 °C на властивості та фазовий склад лужних гідроалюмосилікатів.

Дослідження впливу складу лужного компоненту та температури структуроутворення лужних гідроалюмосилікатів на основі золи випалу наведені у роботах [10, 11]. Зазначено покращення фізико-механічних властивостей штучного каменю при використані змішаного натрій-калієвого лужного компоненту, а також при підвищені температури його твердіння.

Дослідження впливу температури обробки лужного гідроалюмосилікату на фізико-механічні властивості штучного каменю наведені у роботі [12]. Встановлена оптимальна температура обробки лужного алюмосилікату без зміни його структурної формули, вплив фазового складу каменю не розглянуто.

У роботі [13] було представлено результати досліджень впливу температури початкового тверднення (20÷100 °C) на механічні властивості та порову структуру штучного каменю, отриманого на основі випаленого каоліну. Дослідження впливу фазового складу лужного гідроалюмосилікату на властивості каменю не були наведені.

Дослідження впливу співвідношення оксидів лужних гідроалюмосилікатів та температури їх твердіння на властивості штучного каменю відображені у роботах [14–17]. Зазначено, що для отримання високих експлуатаційних характеристик каменю на основі лужних гідроалюмосилікатів існує необхідність у підвищених температурах їх твердіння.

З метою розширення сфери використання лужних алюмосилікатних зв'язуючих речовин, перспективними являються дослідження фазового складу штучного каменю лужних гідроалюмосилікатів в залежності від співвідношення оксидів при нормальних та підвищених температурах твердіння 20÷80 °С, а також визначення їх впливу на його властивості.

3. Мета і задачі досліджень

Метою даної роботи є дослідження впливу співвідношення основних оксидів лужного гідроалюмосилікату та температури твердіння на структуроутворення та фазовий склад штучного каменю.

Для досягнення мети вирішувались наступні задачі:

 визначити вплив співвідношення оксидів та температури твердіння лужного гідроалюмосилікату на процес структуроутворення та властивості штучного каменю;

 встановити оптимальне співвідношення оксидів лужного гідроалюмосилікату з можливістю формування водостійкої структури каменю за умов твердіння при нормальних температурах.

4. Матеріали та методи дослідження

Для отримання лужного алюмосилікату загальної структурної формули (0,7÷1Na₂O+0÷0,3K₂O)·Al₂O₃× ×(2÷7)SiO₂·nH₂O використовували: метакаолін, мікрокремнезем та натрієве рідинне скло, за необхідності калієву чи додаткову натрієву складову вносили за допомогою водних розчинів їх гідроксидів.

Співвідношення основних оксидів розглядали в межах: $K_2O/Al_2O_3=0\div0.3$, $Na_2O/Al_2O_3=0.7\div1$ (за умови $R_2O/Al_2O_3=1$) і $SiO_2/Al_2O_3=2\div7$. Значення співвідношення H_2O/Al_2O_3 було прийнято постійним для забезпечення однакової в'язкості кожного складу гідроалюмосилікату (18 см за віскозиметром Суттарда). Розрахунок співвідношення основних оксидів здійснювали з урахуванням рекомендацій [18, 19].

Структуроутворення лужних алюмосилікатів відбувалось у дві стадії. Перша – початкове твердіння при температурі 20 °C, 40 °C, 60 °C і 80 °C відбувалось протягом 12 годин. Друга стадія – продовження твердіння протягом 27,5 діб при температурі 20 °C.

В якості критеріїв оцінки властивостей штучного каменю на основі лужних гідроалюмосилікатів було обрано його міцність при стиску (R_c) та водостійкість (коефіцієнт розм'якшення, K_p). Коефіцієнт розм'якшення описує співвідношення міцності при стиску штучного каменю, витриманого у воді (повне водонасичення), до міцності каменю у сухих умовах.

Визначення фазового складу продуктів гідратації лужних гідроалюмосилікатів вивчали за допомогою рентгенофазового, диференційно-термічного аналізів і електронної мікроскопії.

Рентгенофазовий аналіз проводили на дифрактометрі ДРОН-4-07 з мідною трубкою за напруги 30 кВ, струму 10...20 мА та діапазону кутів 20=10...60°. Ідентифікацію новоутворень проводили на основі даних, а також з використанням бази даних PDF-2 Data Base (Sets 1-50 plus 70-88) з програмним модулем JCPDFWIN 2.1 (JCPDS-ICDD, 2000 р.). Комплексний диференційнотермічний аналіз проводили на дериватографі системи Р. Паулік, І. Паулік, Л. Ердей фірми МОМ (Будапешт). Для ідентифікації результатів термічних методів дослідження використовували дані [18, 19].

5. Результати досліджень

На рис. 1, 2 наведені рентгенограми та електронні фотографії мікроструктури сколку штучного каменю в залежності від співвідношення $SiO_2/Al_2O_3=2\div7$ у вихідному складі лужного гідроалюмосилікату (при умові $K_2O/R_2O=0,15$ та (Na₂O+K₂O)/Al₂O₃=1) після температури твердіння 80 °C.

Фазовий склад гідратних новоутворень при низьких співвідношеннях $SiO_2/Al_2O_3=2\div3$ після твердіння при температурі 80 °C характеризується цеолітоподібними новоутвореннями типу: Na-A цеоліту (d/n=0,699; 0,365; 0,336; 0,293 нм), натроліту (d/n=0,287; 0,243; 0,138 нм), усингіту (d/n=0,492; 0,347; 0,295 нм). На електронних фотографіях мікроструктури сколку каменю помітна наявність аморфних фаз лужних гідроалюмосилікатів і частинок непрореагованого метакаоліну (рис. 2).

Лужні гідроалюмосилікати зі співвідношенням $SiO_2/Al_2O_3=4\div5$ характеризуються наявністю цеолітоподібних новоутворень типу: Na-A цеоліту (d/n==0,699; 0,365; 0,336; 0,293 нм), натрієвого гейландиту (d/n=0,509; 0,392; 0,296 нм), калієвого гейландиту (d/n=0,342; 0,281; 0,273 нм) та натрій-калієвого філліпситу (d/n=0,498; 0,408; 0,269 нм). Кристалічність структури достатньо висока, на що вказує найбільша інтенсивність дифракційних сплесків на рентгенограмах (рис. 1) і електронних фотографіях мікроструктури штучного каменю (рис. 2).



Рис. 1. Рентгенограми штучного каменю після твердіння при температурі 80°С, отриманого при співвідношенні K₂O/R₂O=0,15 та SiO₂/Al₂O₃ відповідно: *a* - 2; *б* - 3; *b* - 4; *z* - 5; *d* - 6; *e* - 7. Позначення: Q - кварц; N - натроліт; A - цеоліт Na-A; U - уссингіт; P'- Na-K філліпсит; H - Na гейландит; H' - К гейландит





Рис. 2. Мікрофотографії поверхні сколку штучного каменю після твердіння при температурі 80 °С при співвідношенні К₂O/R₂O=0,15 та SiO₂/Al₂O₃ відповідно: *a* − 2; *b* − 3; *b* − 4; *e* − 5; *∂* − 6; *e*− 7 (x2500 разів)

На рис. 3, 4 наведені рентгенограми та електронні фотографії мікроструктури сколку штучного каменю після твердніння при температурі твердіння 80 °С, отриманого при співвідношенні $K_2O/R_2O=0\div0.3$, $(Na_2O+K_2O)/Al_2O_3=1$ і SiO₂/Al₂O₃=5. При співвідношенні SiO₂/Al₂O₃=5 фазовий склад штучного каменю характеризується цеолітоподібними новоутвореннями гейландитового та філліпситового типу (рис. 3), а в мікроструктурі штучного каменю помітна велика кількість субкристалічних фаз (рис. 4).



Рис. 3. Рентгенограми штучного каменю після твердіння при температурі 80 °С, отриманого при співвідношенні SiO₂/Al₂O₃=5 та K₂O/R₂O відповідно: *a* – 0; *б* – 0,15; *β* – 0,3. Позначення: Q – кварц; N – натроліт; A – цеоліт Na-A; P'– Na-K філліпситу; H – Na гейландит; H' – К гейландит

Лужний гідроалюмосилікат (при K₂O/R₂O=0) характеризується наявністю у фазовому складі таких цеолітоподібних новоутворень типу: натроліту, цеоліту Na-A та Na гейландиту. При заміщенні іонів натрію іонами калію, додатково утворюються цеолітоподібні новоутворення типу калієвого гейландиту і натрій-калієвого філліпситу, наявність у новоутвореннях фази натроліту не спостерігається, кристалічність продуктів гідратації збільшується.

На рис. 5 наведено діаграми впливу співвідношення оксидів лужного гідроалюмосилікату на міцність та водостійкість штучного каменю після твердіння при температурі 80 °C. Найвищими показниками міцності та водостійкості характеризуються гідроалюмосилікати з співвідношенням SiO₂/Al₂O₃=4,5÷6,5 та K₂O/ R₂O=0,15÷0,25. При співвідношенні SiO₂/Al₂O₃>5, міцність каменю дещо знижується. Введення до складу гідроалюмосилікату іонів калію сприяє підвищенню міцнісних характеристик та водостійкості каменю.

Рентгенограми та електронні фотографії мікроструктури сколку штучного каменю в залежності від співвідношення SiO₂/Al₂O₃=2÷7 (при умові K₂O/R₂O= =0,15 та (Na₂O+K₂O)/Al₂O₃=1) після твердіння при температурі 20 °С, наведені на рис. 6, 7.

За даними РФА фазовий склад штучного каменю після твердіння при температурі 20 °С, отриманого при співвідношенні SiO₂/Al₂O₃=2÷3, характеризується цеолітоподібними новоутвореннями типу: Na-A цеоліту, натроліту та уссингіту (рис. 6).

На електронних фотографіях мікроструктури сколку штучного каменю помітна наявність великої кількості частинок непрореагованого метакаоліну (рис. 7).





Рис. 4. Електронні фотографії мікроструктури сколку штучного каменю після твердіння при температурі 80 °С, отриманого при співвідношенні SiO₂/Al₂O₃=5 та K₂O/R₂O відповідно: *a* – 0; *б* – 0,15; *β* – 0,3 (х2500 разів)



Рис. 5. Вплив співвідношення оксидів гідроалюмосилікату на міцність при стиску та водостійкість штучного каменю після твердіння при температурі 80 °С відповідно: $a - SiO_2/Al_2O_3$, при K₂O/R₂O=0,15; $6 - K_2O/R_2O$, при SiO₂/Al₂O₃=5



Рис. 6. Рентгенограми штучного каменю після твердіння при температурі 20 °С, отриманого при співвідношенні K₂O/R₂O=0,15 та SiO₂/Al₂O₃ відповідно: *a* - 2; *б* - 3; *b* - 4; *e* - 5; *d* - 6; *e* - 7. Позначення: Q – кварц; N – натроліт; A – цеоліт Na-A; U – уссингіт; P'– Na-K філліпситу; H – Na гейландит; H' – K гейландит



Рис. 7. Електронні фотографії мікроструктури штучного каменю після твердіння при температурі 20 °С, отриманого при співвідношенні K₂O/R₂O=0,15 та SiO₂/Al₂O₃ відповідно: *a* - 2; *б* - 3; *β* - 4; *z* - 5; *∂* - 6; *e* - 7 (×2500 разів)

Лужні алюмосилікати із співвідношенням оксидів SiO₂/Al₂O₃=4 утворюють цеолітоподібні новоутворення типу: Na-A цеоліту, натрієвого гейландиту, калієвого гейландиту та уссингіту (рис. 6). При підвищені співвідношення SiO₂/Al₂O₃ до 5 наявні цеолітоподібні новоутворення типу Na-K філліпситу. При SiO₂/Al₂O₃>5 фазовий склад характеризується цеолітоподібними новоутвореннями гейландитового типу (рис. 6). Зафіксовані новоуторення підтверджуються даними електронної мікроскопії (рис. 7).

На рис. 8, 9 наведено рентгенограми та електронні фотографії мікроструктури сколку штучного каменю в залежності від співвідношення $K_2O/R_2O=0\div0.3$ у вихідному складі лужного гідроалюмосилікату (при умові (Na₂O+K₂O)/Al₂O₃=1 та SiO₂/Al₂O₃=5) після нормальних умов твердіння (W=65 % і T=20°C).

При введенні у склад лужного компоненту гідроалюмосилікату іонів калію фазовий склад штучного каменю характеризується наявністю цеолітоподібних новоутворень типу: цеоліту Na-A, натрієвого та калієвого гейландиту, Na-K філліпситу, кристалічність продуктів гідратації підвищується, що підтверджується електронними фотографіями мікроструктури каменю (рис. 9) та інтенсивністю дифракційних сплесків на рентгенограмах (рис. 8).

Вплив співвідношення оксидів гідроалюмосилікату на властивості штучного каменю після твердіння при температурі 20 °С наведено на рис. 10. Найвищими показниками міцності при стиску характеризуються гідроалюмосилікати з співвідношенням SiO₂/Al₂O₃= =3,5÷5,0 та K₂O/R₂O=0,15÷0,25. Водостійкість штучного каменю підвищується при SiO₂/Al₂O₃=4,0÷5,5 та при введені до складу лужного гідроалюмосилікату іонів калію у кількості K₂O/R₂O=0,15÷0,3.



Рис. 8. Рентгенограми штучного каменю після твердіння при температурі 20 °С, отриманого при співвідношенні SiO₂/Al₂O₃=5 та K₂O/R₂O відповідно: *a* - 0; *б* - 0,15; *B* - 0,3. Позначення: Q - кварц; N - натроліт; A - цеоліт Na-A; P'- Na-K філліпситу; H - Na гейландит; H' - K гейландит



Рис. 9. Електронні фотографії мікроструктури сколку штучного каменю після твердіння при температурі 20 °С, отриманого при співвідношенні SiO₂/Al₂O₃=5 та K₂O/R₂O відповідно: *a* – 0; *б* – 0,15; *B* – 0,3 (×2500 разів)

в



Рис. 10. Вплив співвідношення оксидів гідроалюмосилікату на міцність при стиску та водостійкість штучного каменю після твердіння при температурі 20°С відповідно: $a - SiO_2/AI_2O_3$, при K₂O/R₂O=0,15; $6 - K_2O/R_2O$, при SiO₂/Al₂O₃=5

Результати дослідження впливу температури твердіння на фазовий склад штучного каменю на основі лужного гідроалюмосилікату наведено на рис. 11, 12.



Рис. 11. Рентгенограми штучного каменю, отриманого при співвідношенні K₂O/R₂O=0,15 та SiO₂/Al₂O₃=5, після твердіння при температурах, °C: *a* - 20; *б* - 40; *β* - 60; *ε* - 80. Позначення: Q - кварц; A - цеоліт Na-A; P'- Na-K філліпсит; H - Na гейландит; H' - K гейландит





Рис. 12. Електронні фотографії мікроструктури штучного каменю, отиманого при співвідношенні K₂O/R₂O=0,15 та SiO₂/Al₂O₃=5, після твердіння при температурах, °C: *a* - 20; *б* - 40; *b* - 60; *e* - 80 (×2500 разів)

Визначено, що фазовий склад лужного гідроалюмосилікату при співвідношенні основних оксидів К₂О/R₂О= 0,15 і SiO₂/Al₂O₃=5 характеризується наявністю цеолітоподібних новоутворень типу: Na-А цеоліту, калієвого та натрієвого гейландиту, а також натрій-калієвого філліпситу (рис. 11). Процес структуроутворення штучного каменю пришвидшується з підвищенням температури не впливаючи на фазовий склад, але збільшуючи їх ступінь кристалічності (рис. 12).



Рис. 13. Вплив температури твердіння штучного каменю на міцність при стиску та водостійкість штучного каменю після твердіння при температурі в діапазоні 20÷80 °С при SiO₂/Al₂O₃=5 та K₂O/R₂O=0,15

На рис. 13 наведено діаграму впливу температури твердіння лужного гідроалюмосилікату на властивості штучного каменю на його основі. При співвідношенні SiO₂/Al₂O₃=5 та K₂O/R₂O=0,15 істотне збільшення міцності відбувається при температурі твердіння 40÷80 °C. Найвищою водостійкістю характеризується штучний камінь після теплової обробки при температурі 60÷80 °C.

6. Обговорення результатів досліджень впливу співвідношення оксидів лужних гідроалюмосилікатів на фазовий склад та властивості штучного каменю на їх основі

В ході оптимізації складів лужних гідроалюмосилікатів загальної структурної формули – (0,7÷1Na₂O+ +0÷0,3K₂O)·Al₂O₃·(2÷7)SiO₂·nH₂O виявлено, що фазовий склад штучного каменю найбільше залежить від співвідношення оксидів, температура твердіння в діапазоні 20÷80 °C лише підвищує швидкість структуроутворення цеолітоподібних гідроалюмосилікатів.

Визначальним фактором впливу на тип гідратних новоутворень є співвідношення SiO_2/Al_2O_3 , з його збільшенням утворюються цеолітоподібні фази з вищою кількістю кремнезему у кристалічній решітці. При твердінні лужного гідроалюмосилікату вище наведених структурних видів при нормальних умовах твердіння, з забезпеченням найвищого ступеня кристалічності структури, оптимальним є співвідношенням $SiO_2/Al_2O_3=4\div5$. Гідроалюмосилікати з таким співвідношенням оксидів характеризуються також найвищими показниками міцності та водостійкості штучного каменю на їх основі.

Уведення іонів калію до складу гідроалюмосилікату сприяє отриманню калієвих і натрій-калієвих цеолітоподібних новоутворень та підвищенню ступеня кристалічності зазначених фаз. Для прискорення структуроутворення лужного гідроалюмосилікату при нормальних умовах твердіння необхідно введення оксиду калію в K₂O/R₂O=0,15÷0,3. Введення іонів калію до складу лужних гідроалюмосилікатів також сприяє підвищенню водостійкості та міцнісних характеристик штучного каменю, незалежно від температури його твердіння.

При підвищені температури твердіння лужного гідроалюмосилікату від 20 до 80 °С фазовий склад штучного каменю є практично незмінним, проте це призводить до підвищення швидкості структуроутворення та ступеню кристалічності штучного каменю.

У результаті аналізу впливу співвідношення оксидів лужного гідроалюмосилікату на властивості та склад штучного каменю визначено його оптимальну структурну формулу ($0,2K_2O+0,8Na_2O$)· $4,5SiO_2$ ·Al₂O $_3$ ·nH₂O, що дозволяє за нормальних умов твердіння отримувати водостійкий штучний камінь за рахунок синтезу в складі гідратних новоутворень цеолітоподібних мінералів типу: цеоліту Na-A; натрієвого та калієвого гейландиту, а також калій-натрієвого філліпситу (рис. 14).



Рис. 14. Рентгенограма штучного каменю на основі лужного гідроалюмосилікату виду (0,2K₂O+0,8Na₂O)·4, 5SiO₂·Al₂O₃·nH₂O після твердіння при температурі 20 °C протягом 90 діб. Позначення: Q — кварц; A — цеоліт Na-A; P'— Na-K філліпситу; H — Na гейландит; H' — К гейландит

Результати рентгенофазового аналізу підтверджуються даними ДТА. На кривій ДТА зафіксовано ступінчасту дегідратацію штучного каменю до 250 °С, що характерна для цеолітоподібних новоутворень типу гейландиту та філліпситу, яка підтверджується також ендоефектом при 310 °C. Екзоефекти (+) при температурах 360, 590 і 860 °C вказують на наявність у фазовому складі каменю цеолітоподібних новоутворень типу Na-A (рис. 15).



Рис. 15. Дериватограма штучного каменю на основі лужного гідроалюмосилікату виду (0,2K₂O+0,8Na₂O)·4, 5SiO₂·Al₂O₃·nH₂O після твердіння при температурі 20 °C протягом 90 діб

На електронних фотографіях мікроструктури помітна щільна структура штучного каменю, наявні субкристалічні фази та велика кількість кристалічних новоутворень. Гейландитоподібні новоутворення характеризуються кристалами у вигляді призм-пластинок, філліпситоподібні – хрестоподібними кристалами (рис. 16).



Рис. 16. Електронні фотографії мікроструктури сколку штучного каменю на основі лужного гідроалюмосилікату виду (0,2K₂O+0,8Na₂O)·4,5SiO₂·Al₂O₃·nH₂O після твердіння при температурі 20 °C протягом 90 діб зі збільшенням: $a - \times 500; \ 6 - \times 1000; \ 8 - \times 2500; \ e - \times 5000$

Таким чином, встановлено, що процес структуроутворення лужного гідроалюмосилікату оптимального складу (0,2K₂O+0,8Na₂O)·4,5SiO₂·Al₂O₃·nH₂O у напрямку синтезу цеолітоподібних новоутворень можливий за нормальних умов. Проте цей процес відбуваються досить повільно і тому існує необхідність в його прискоренні.

7. Висновки

У результаті проведених досліджень визначено вплив співвідношення оксидів і температури твердіння лужного гідроалюмосилікату на структуроутворення та фазовий склад штучного каменю, зокрема:

– при співвідношенні $SiO_2/Al_2O_3>5$ лужного гідроалюмосилікату для забезпечення високих експлуатаційних властивостей каменю існує необхідність у підвищених температурах його твердіння 60 °C;

 – наявність у складі лужного гідроалюмосилікату іонів калію, при співвідношенні K₂O/R₂O≥0,15, підвищує ступінь кристалічності та щільності структури штучного каменю та сприяє утворенню високо-кремнеземистих цеолітоподібних гідратних фаз;

– температура твердіння протягом перших 12 годин структуроутворення каменю у діапазоні 20÷80 °С, при однаковому співвідношенні оксидів лужного гідроалюмосилікату, визначає ступінь кристалічності структури без зміни продуктів його гідратації. Для формування водостійкої структури лужного гідроалюмосилікату за умов твердіння при нормальних температурах оптимальним співвідношенням оксидів є $(0,2K_2O+0,8Na_2O)\cdot4,5SiO_2\cdotAl_2O_3\cdotnH_2O$, фазовий склад штучного каменю характеризується цеолітоподібними новоутвореннями типу: цеоліту Na-A; натрієвого та калієвого гейландиту, а також калій-натрієвого філліпситу.

Подальші дослідження можуть бути спрямовані на пошук хімічних модифікаторів лужного гідроалюмосилікату з метою прискорення процесів структуроутворення за нормальних умов твердіння.

Подяки

Робота виконана в рамках державної теми № 1ДБ-2015 "Фізико-хімічні основи створення геоцементів і покриттів на їх основі для захисту бетону від корозії" (№ 0115U000332), що фінансується МОН України.

Література

- 1. Shi, C. High-performance construction materials: science and applications [Text] / C. Shi, Y. Mo. London: World Scientific, 2008. 448 p.
- 2. Глуховский, В. Д. Грунтосиликаты [Текст] / В. Д. Глуховский. Киев: Госстройиздат УССР, 1959. 127 с.
- Щелочные и щелочно- щелочноземельные гидравлические вяжущие и бетоны [Текст] / под. ред. В. Д. Глуховского. К.: Вища школа, 1979. – 232 с.
- Pacheco-Torgal, F. Handbook of Alkali-activated Cements, Mortars and Concretes [Text] / F. Pacheco-Torgal Oxford, UK: Woodhead Publishing in Elsevier, 2014. – 852 p.
- 5. Provis, J. L. Geopolymers: Structures, Processing, Properties and Industrial Applications [Text] / J. L. Provis, J. S. J. Van Deventer. – Elsevier: Amsterdam, 2009. – 464 p.
- Krivenko, P. Hydration Dehydration Structure Formation Processes in Geocements [Text] / P. Krivenko, G. Kovalchuk // Geopolymer Binders – Aachen, 2007. – P. 97–118.
- Marín-López, C. Synthesis and characterization of a concrete based on metakaolin geopolymer [Text] / C. Marín-López, J. L. Reyes Araiza, A. Manzano-Ramírez, J. C. Rubio Avalos, J. J. Perez-Bueno, M. S. Mu iz-Villareal et. al. // Inorganic Materials. – 2009. – Vol. 45, Issue 12. – P. 1429–1432. doi: 10.1134/s0020168509120231
- De Silva, P. Kinetics of geopoly-merization: role of Al₂O₃and SiO₂ [Text] / P. De Silva, K. Sagoe-Crenstil, V. Sirivivatnanon // Cement and Concrete Research. – 2007. – Vol. 37, Issue 4. – P. 512–518. doi: 10.1016/j.cemconres.2007.01.003
- Granizo, N. Effect of temperature and alkaline concentration on metakaolin leaching kinetics [Text] / N. Granizo, A. Palomo, A. Fernandez-Jiménez // Ceramics International. – 2014. – Vol. 40, Issue 7. – P. 8975–8985. doi: 10.1016/j.ceramint.2014.02.071
- Kovalchuk, G. Alkali-activated fly-ash: effect of thermal curing conditions on mechanical and microstructural development Part II [Text] / G. Kovalchuk, A. Fernandez-Jimenez, A. Palomo // Fuel. – 2007. – Vol. 86, Issue 3. – P. 315–322. doi: 10.1016/j.fuel.2006.07.010
- Fernandez-Jimenez, A. Alkali activated fly ash binders A comparative study between sodium and potassium activators [Text] / A. Fernandez-Jimenez, A. Palomo, M. Criado // Materiales de Construcción. – 2006. – Vol. 56, Issue 281. – P. 51–56. doi: 10.3989/ mc.2006.v56.i281.92
- Mo, B. Effect of curing temperature on geopolymerisation of metakaolin-based geopolymers [Text] / B. Mo, H. Zhu, X. Cui, Y. He, S. Gong // Applied Clay Science. – 2014. – Vol. 99. – P. 144–148. doi: 10.1016/j.clay.2014.06.024
- 13. Rovnanik P. Effect of curing temperature on the development of hard structure of metakaolin-based geopolymer [Text] / P. Rovnanik // Construction and Building Materials. – 2010. – Vol. 24, Issue 7. – P. 1176–1183. doi: 10.1016/j.conbuildmat.2009.12.023
- Guzii, S. G. Rehabilitation of Concrete Surfaces of Hydropower Engineering Structures Deteriorated by Soft Corrosion and Cavitation [Text] / S. G. Guzii, R. Hela, V. I. Kirichok // Advanced Materials Research. 2013. Vol. 688 P. 107–112. doi: 10.4028/ www.scientific.net/amr.688.107
- Krivenko, P. V. Geocement-based Coatings for Repair and Protection of Concrete Subjected to Exposure to Ammonium Sulfate [Text] / P. V. Krivenko, S. G. Guzii, V. I. Kyrychok // Advanced Materials Research. – 2014. – Vol. 923. – P. 121–124. doi: 10.4028/ www.scientific.net/amr.923.121
- Kyrychok, V. Influence of Temperature on Structure Formation Processes Geocements for Rehabilitation of Concrete [Text] / V. Kyrychok, R. Drochytka, P. Kryvenko // Advanced Materials Research. – 2015. – Vol. 1122. – P. 111–114. doi: 10.4028/ www.scientific.net/amr.1122.111
- Kryvenko, P. Sulfate Resistance of Alkali Activated Cements [Text] / P. Kryvenko, S. Guzii, O. Kovalchuk, V. Kyrychok // Materials Science Forum. – 2016. – Vol. 865. – P. 95–106. doi: 10.4028/www.scientific.net/msf.865.95
- 18. Barrer, R. Hydrothermal chemistry of zeolites [Text] / R. Barrer. UK: London Academic Press, 1982. 360 p.
- 19. Zhdanov, S. P. Synthetic Zeolites. Vol. 1-2 [Text] / S. P. Zhdanov. UK: Published by Routledge, 1990.