Исследование возможности получения композиции BN-Si₃N₄-Si по технологии самораспространяющегося высокотемпературного синтеза из системы «прекурсоры - азид натрия»

Investigation of the possibility of obtaining a composition BN-Si₃N₄-Si by self-propagating technology high-temperature synthesis from the «precursors - sodium azide» system

УДК 661

Получено: 02.02.2024 Одобрено: 28.02.2024 Опубликовано: 25.03.2024

Кондратьева Л.А.

Д-р техн. наук, профессор кафедры «Металловедение, порошковая металлургия, наноматериалы» Самарского государственного технического университета e-mail: schiglou@yandex.ru

Kondratieva L.A.

Doctor of technical sciences, professor of the department of «Metal science, powder metallurgy, nanomaterials» of Samara state technical University e-mail: schiglou@yandex.ru

Аннотация

Представлены результаты исследований по синтезу в режиме CBC композиции BN-Si $_3$ N $_4$ -Si. Установлено, что из выбранных для исследования систем получить Si $_3$ N $_4$ в продукте не удалось. Однако, конечный продукт состоял из композиции BN-Si, представляющей собой порошок с нанометровым размером частиц.

Ключевые слова: самораспространяющийся высокотемпературный синтез, нитридная композиция, азид натрия, прекурсор, порошок.

Abstract

The results of studies on the synthesis of BN-Si₃N₄-Si composition in the SHS mode are presented. It was found that it was not possible to obtain Si₃N₄ in the product from the systems selected for the study. However, the final product consisted of a BN-Si composition, which is a powder with a nanometer particle size.

Keywords: self-propagating high-temperature synthesis, nitride composition, sodium azide, precursor, powder.

Самораспространяющийся высокотемпературный синтез (СВС) с использованием азида натрия и галоидных солей называется азидной технологией СВС и обозначается как СВС-Аз. Этот метод заключается в том, что в процессе химических реакций между реагируемыми компонентами, а именно азидом, галоидными солями и/или металлами происходит экзотермическая реакция, которая становится самоподдерживающей и после инициирования распространяется по смеси реагентов в виде волны. Энтальпия такой реакции достаточна для получения готового продукта в твердом виде [1-3].

Известно, что переход от элементных порошков к прекурсорам, галоидным солям азотируемых элементов, является одним из приемов уменьшения размера синтезируемых порошков методом СВС. Применение в исходных шихтах-СВС порошков прекурсоров:

- ведет к использованию более дешевого сырья для исходной шихты, а, следовательно, к удешевлению синтезированного продукта;
- азотируемый элемент, выделяющийся при разложении из галоидной соли, является весьма активным, так как не имеет оксидной пленки;
 - дает возможность получения однородной порошковой смеси нитридов в одну стадию.

Галоидная соль в системах CBC используется как вспомогательная добавка к основным реагентам — чистым порошкам азотируемых элементов. Разложение галоидных солей под воздействием высоких температур во время CBC приводит к тому, что:

- образуется азотируемый элемент, который в процессе горения вступает в химическую реакцию в виде отдельных атомов, а не частиц конденсированного вещества;
- образуется в активном состоянии металл, не имеющий оксидной пленки, который в процессе горения вступает в химическую реакцию с азотом, образуя целевой продукт;
- образуется галоген, который в процессе горения вступает в химическую реакцию с натрием, образующимся при разложении NaN₃, с образованием NaF по экзотермической реакции и тем самым поддерживая и/или повышая температуру горения шихты;
- образуется большое количество газов, которые не дают соединиться продуктам горения между собой в крупные агломераты;
- кроме того, в случае синтеза нитридных композиций, нахождение продуктов реакций в паро- и газообразном состоянии позволяет им быстро и однородно смешиваться, что не достижимо при механическом смешивании приготовленных заранее нанопорошков [1-3].

Таким образом, применение в СВС-реакциях в качестве азотируемых элементов не металлические элементы, а прекурсоры - галоидные соли, имеющие в своем составе азотируемые элементы (Si и B) и аммонийный радикал (NH₄) или щелочной металл (K), а в качестве азотирующего реагента NaN_3 , в режиме высокотемпературного горения из исходных реагентов удалось получить порошковый продукт с частицами нанометрого размера [4-6].

Результаты экспериментальных исследований системы « $KBF_4+(NH_4)_2SiF_6+NaN_3$ » с разным соотношением прекурсоров представлены в табл. 1.

Таблица 1 Результаты исследования системы «КВF4+(NH4)2SiF6+NaN3» с разным соотношением прекурсоров

Исходные компоненты системы, моль	Температура горения, °С	Скорость горения, см/с	Цвет продукта
$KBF_4 = 1$; $(NH_4)_2SiF_6 = 3$; $NaN_3 = 21$	1300	0,20	светло-серый
увеличение КВГ4 в системе			
KBF ₄ = 2; $(NH_4)_2SiF_6 = 3$; $NaN_3 = 24$	1100	0,20	светло-серый
KBF ₄ = 3 ; $(NH_4)_2SiF_6 = 3$; $NaN_3 = 27$	900	0,20	серый
KBF ₄ = 4 ; $(NH_4)_2SiF_6 = 3$; $NaN_3 = 30$	800	0,20	серый
увеличение (NH ₄) ₂ SiF ₆ в системе			
$KBF_4 = 1$; $(NH_4)_2SiF_6 = 6$; $NaN_3 = 39$	1200	0,40	светло-серый
$KBF_4 = 1$; $(NH_4)_2SiF_6 = 9$; $NaN_3 = 57$	1000	0,50	светло-серый
$KBF_4 = 1$; $(NH_4)_2SiF_6 = 12$; $NaN_3 = 75$	900	0,70	светло-серый

Экспериментальные данные в табл. 1 показывают, что увеличение первоначального компонента прекурсора-галоидной соли KBF_4 (от 1 до 4 моль) от исходного количества в системе « $KBF_4+3(NH_4)_2SiF_6+NaN_3$ » приводит к понижению температуры фронта горения с 1300 до 800 °C, которое никаким образом не оказало влияния на скорость химического взаимодействия компонентов и составила 0,20 см/с.

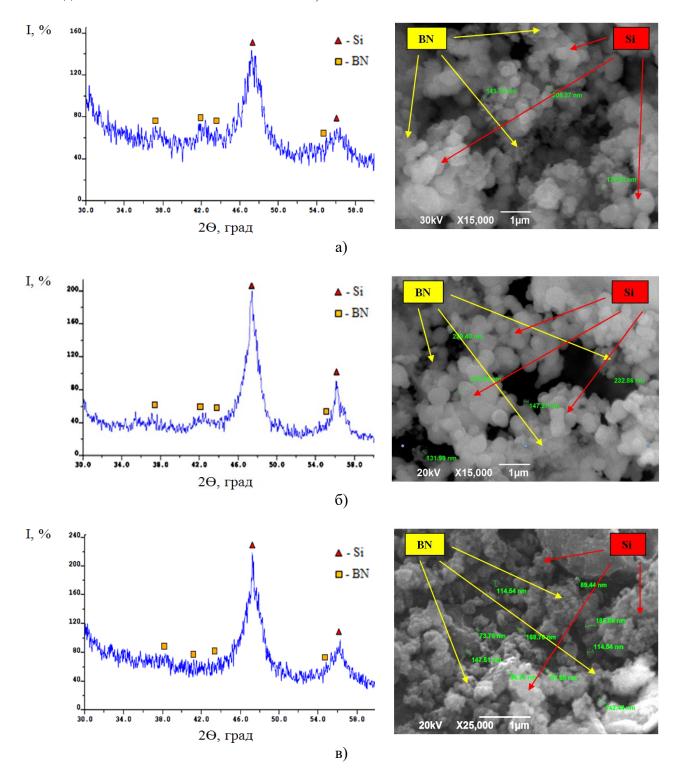


Рис. 1. Рентгенофазовый анализ и морфология продукта, полученного во фронте горения по азидной технологии CBC из систем: а) «KBF₄+3(NH₄)₂SiF₆+21NaN₃»; б) «3KBF₄+3(NH₄)₂SiF₆+27NaN₃»; в) «KBF₄+9(NH₄)₂SiF₆+57NaN₃»

Увеличение первоначального компонента прекурсора-галоидной соли $(NH_4)_2SiF_6$ (от 3 до 12 моль) от исходного количества в системе «КВF₄+3(NH₄)₂SiF₆+NaN₃» приводит к понижению температуры фронта горения с 1300 до 900 °C и увеличению скорости химического взаимодействия компонентов с 0,20 до 0,70 см/с.

Рентгенофазовый анализ синтезированного СВС-продукта был сделан на дифрактометре ARL X'trA-138, а исследование размера и формы проведено на растровом электронном микроскопе JSM-6390. Расшифровка полученных результатов позволила установить фазовый и количественный состав синтезируемого продукта, а также определить морфологию и средний размер частиц порошкового продукта (рис. 1).

Согласно рентгенограмме на рис. 1 продукт, синтезированный во фронте горения из исходной системы « $KBF_4+3(NH_4)_2SiF_6+21NaN_3$ », состоял из орторомбического и тетрагонального BN (\sim 30 %) и кубического Si (\sim 70 %). Увеличение компонента KBF_4 в исходной системе привело к уменьшению количества BN (до \sim 22 %) и увеличению количества Si (до \sim 78%), а увеличение компонента (NH_4) $_2SiF_6$ привело к уменьшению количества BN (до \sim 18%) и увеличению количества Si (до \sim 82 %) в конечном синтезированном продукте. Нитрид кремния в исследованных системах не был получен [6].

Увеличение количества молей галоидных солей KBF_4 и $(NH_4)_2SiF_6$ в исходных системах относительно количества молей в первоначальной системе « $KBF_4+3(NH_4)_2SiF_6+NaN_3$ » приводит к понижению экспериментальной температуры горения в процессе самораспространяющегося высокотемпературного синтеза. Этот факт говорит о том, что высокие температуры CBC-реакций приводят к разложению прекурсоров KBF_4 и $(NH_4)_2SiF_6$ и образованию газообразных продуктов NH_3 , HF, KF, F, H_2 , N_2 . Они не позволяют частицам реакционной смеси полностью соприкасаться между собой, тем самым разрыхляя смесь и препятствуя образованию агломератов в конечном продукте. Кроме этого повышенное количество прекурсоров в исходной смеси ведет к тому, что большое количество газообразных веществ, выделившихся в процессе синтеза, сильно разбавляют газообразный азот в реакторе, не позволяя ему реагировать с частицами металла, образовавшимися при разложении прекурсоров, что, в свою очередь, приводит к невозможности получения нитридов.

Морфология частиц конечных продуктов, синтезированных из систем «КВF₄+3(NH₄)₂SiF₆+21NaN₃» и «ЗКВF₄+3(NH₄)₂SiF₆+27NaN₃» и представленных на рис. 1а и 16 имеют как сферическую, так и равноосную форму. Размер сферических частиц находится в диапазоне от 140 до 400 нм, а равноосных частиц — от 90 до 130 нм. Морфология частиц конечного продукта, синтезированного из системы «КВF₄+9(NH₄)₂SiF₆+57NaN₃» и представленного на рис. 1в имеют равноосную форму с размером от 60 до 150 нм [4-6]. На размер частиц синтезированного продукта также указывает то, что на рентгенограммах (рис. 1) более широкие и при этом более низкие пики фаз конечного продукта говорят о том, что синтезируемый продукт состоит из ультрадисперсных (нанокристаллических) частиц размером до 100 нм.

Литература

- 1. Амосов А.П., Бичуров Г.В. Азидная технология самораспространяющегося высокотемпературного синтеза микро- и нанопорошков нитридов: Монография. М.:Машиностроение-1, 2007.- 526 с.
- 2. Бичуров Г.В., Шиганова Л.А., Титова Ю.В. Азидная технология самораспространяющегося высокотемпературного синтеза микро- и нанопорошков нитридных композиций: Монография.- М.: Машиностроение, 2012.- 519 с.
- 3. Bichurov G.V. The Use of Halides in SHS Azide Technology / International Journal of Self-Propagating High-Temperature Synthesis. 2000. Vol.9, No.2.- P. 247-268.
- 4. Кондратьева Л.А. Использование галоидной соли KBF4 при получении нитридной композиции Si₃N₄-BN / Научное сетевое издание «A POSTERIORI».- Москва.- 2017.- С.8-11.

- 5. Кондратьева Л.А. Получение нитридной композиции Si_3N_4 -BN из системы «КВF₄+(NH₄)₂SiF₆+NaN₃» по технологии СВС-Аз / Международная научно-практическая конференция «Материалы и методы инновационных исследований и разработок».- Екатеринбург.- 2017.- С.68-70.
- 6. Кондратьева Л.А. Самораспространяющийся высокотемпературный синтез порошков нитридных композиций Si₃N₄-TiN, Si₃N₄-AlN, Si₃N₄-BN, AlN-BN, AlN-TiN, BN-TiN с применением азида натрия и галоидных солей: дисс...докт.техн.наук. Самара: СамГТУ.-2018.- 881 с.