УДК 542.464

Печковский В. В., Дзюба Е. Д., Салонец Г. И., Моссэ А. Л., Малашонок И. Е.

СОСТАВ И СВОЙСТВА ПРОДУКТОВ, ОБРАЗУЮЩИХСЯ В СИСТЕМЕ $Na_2O - TiO_2 - SiO_2 - P_2O_5$

Термическая, химическая стабильность и другие свойства материалов зависят от состава продуктов и формирования определенных кристаллических фаз. С точки зрения получения термо- и гидролитически стабильных материалов представляет интерес изучение состава и свойств продуктов, образующихся в системе Na_2O — TiO_2 — SiO_2 — P_2O_5 . В литературе не обнаружено данных по систематическим исследованиям силикофосфатов титана и натрия. Но имеется довольно значительное число публикаций для аналога титана — циркония, например [1—4], где рассмотрены вопросы синтеза и кристаллохимии двойных силикофосфатов натрия и циркония типа $Na_{1+x}Zr_2Si_xP_{3-x}O_{12}$ ($0 \le x \le 3$).

Составы на основе $Na_{1+x}Zr_2Si_xP_{3-x}O_{12}$ могут быть представлены как ряд соединений, конечными членами которого являются $NaZr_2(PO_4)_3$ (при x=0) и $Na_4Zr_2(SiO_4)_3$ (при x=3) [2]. Сопоставление координат базисных атомов для $NaZr_2(PO_4)_3$ с соответствующими величинами для $NaTi_2(PO_4)_3$ указывает на изоструктурность этих соединений [5, 6].

Целью данной работы явилось исследование состава и некоторых свойств продуктов, образующихся при взаимодействии компонентов системы Na₂O—TiO₂—SiO₂—P₂O₅.

В качестве исходных реагентов использовали оксиды титана и кремния, дигидрофосфат аммония (для введения в шихту P_2O_5) и нитрат натрия. Шихты исследуемых образцов составляли в соответствии с расчетом, исходя из мольных соотношений реагентов для соединений типа $Na_{1+x}Ti_2Si_xP_{3-x}O_{12}$ при целых значениях x от 0 до 3:

№ шихты	1	2	3	4
x	0	1	2	3
Предполагаемое соединение	NaTi ₂ P ₃ O ₁₂	$Na_2Ti_2SiP_2O_{12}$	Na ₂ Ti ₂ Si ₂ PO ₁₂	Na4Ti2Si3O19
Мольное отношение Na ₂ O:TiO ₂ :SiO ₂ :P ₂ O ₅	1,0:4,0:0:3,0	1,0:2,0:1,0:1,0	1,0:1,33:1,33:0,33	1,0:1,0:1,5:0

Взаимодействие компонентов шихты изучали в неподвижном слое в интервале температур 900—1400° С. Термообработку образцов проводили в фарфоровых тиглях в электрической печи на воздухе. Температуру поднимали автоматически со скоростью 4—5 град/мин, образцы охлаждали вместе с печью. Шихты, приготовленные из тщательно смешанных исходных реагентов, предварительно прогревали в течение 4 ч при 400° С до полного исчезновения жидкой фазы, появляющейся в результате разложения NH₄H₂PO₄. Затем образцы нагревали до заданной температуры без выдержки при максимальном ее значении.

Кристаллические фазы в системе идентифицировали, используя данные рентгенофазового анализа и ИК спектроскопии.

Экспериментальное исследование взаимодействий в системе Na₂O— TiO₂—SiO₂—P₂O₅ показало, что состав продуктов зависит от соотношения компонентов в шихте. Так, при нагревании шихты 1 до 900° С, по данным рентгенофазового анализа (рис. 1, кривая 1), в составе образца появляется промежуточное соединение — дифосфат титана [7]. Кроме TiP₂O₇ в продукте термообработки присутствуют NaTi₂ (PO₄)₈ и непро-



Рис. 1. Дифрактограммы продуктов, образующихся в системе $Na_2O - TiO_2 - SiO_2 - P_2O_5$ в зависимости от содержания компонентов и температуры термообработки (1, 2 — шихта 1, прогретая при 900 и 1300° С соответственно; 3, 4 — шихты 2, 3 соответственно, прогретые при 1300° С; 5 — шихта 4, прогретая при 900° С)

реагировавший TiO₂. Исходя из соотношения реагентов в шихте 1 и наличия кристаллических фаз в полученном образце, оставшееся количество натрия и фосфора относят к метафосфату натрия (NaPO₃), который, вероятно, находится в аморфном состоянии.

При анализе ИК спектра поглощения указанного образца (рис. 2, кривая 1) обнаружена полоса в области частот ~1300 см⁻¹, которая может быть обусловлена валентными колебаниями группы РО₂ метафосфатных анионов. Кроме того, в ИК спектре присутствуют полоса, поглощения малой интенсивности при 735 см⁻¹ и плечо при ~954 см⁻¹, которые характерны для колебаний связей РОР (v_s и v_{as}) в конденсированных фосфатах [8].

С повышением температуры обработки шихты 1 интенсивность пиков на дифрактограммах, относящихся к TiO_2 и TiP_2O_7 , уменьшается, и на рентгенограмме образца, прогретого при 1300° С (рис. 1, кривая 2), присутствуют только рефлексы, соответствующие соединению $\text{NaTi}_2(\text{PO}_4)_3$. Данные ИК спектроскопии (рис. 2, кривая 2) подтверждают результаты рентгенофазового анализа: в ИК спектре исчезают полосы поглощения, принадлежащие пиро- и метафосфатным ионам, и остаются только полосы, характерные для PO_4^{3-} -иона. Конечным продуктом термообработ-



Рис. 2. ИК спектры поглощения продуктов, образующихся в системе $Na_2O - TiO_2 - SiO_2 - P_2O_5$, в зависимости от соотношения компонентов и температуры термообработки (1, 2 - шихта 1, прогретая при 900 и 1300° С соответственно; 3, 4, 5 шихты 2, 3 и 4 соответственно, прогретые при 1300° С)

Рис. 3. Изменение гидролитической стабильности образцов, полученных при 1400° С, в зависимости от содержания P_2O_5 (1 — образцы на основе ортофосфорной кислоты, 2 — на основе $NH_4H_2PO_4$)



ки шихты 1 при 1400° С является плотный однородный спек белого цвета, который представляет собой однофазное кристаллическое соединение NaTi₂(PO₄)₃.

Частичная замена P_2O_5 на диоксид кремния (шихты 2 и 3) приводит к изменению состава продуктов: наряду с TiO₂ и NaTi₂(PO₄)₃ рентгенофазовым анализом и методом ИК спектроскопии обнаруживается фаза силикофосфатного состава, которая представляет собой твердый раствор замещения. Присутствует она в продуктах термообработки шихты 2 в интервале температур 900—1400° С (рис. 1, кривая 3) и характеризуется на рентгенограммах пиками с d=0,542; 0,4908; 0,3690; 0,3607; 0,3445; 0,3398; 0,3066; 0,2699; 0,2660; 0,2659; 0,1932 и 0,1335 нм. Исследование условий образования силикофосфатной фазы показало, что по составу она близка к соединению Na₃Ti₂Si₂PO₁₂, а соединение Na₂Ti₂SiP₂O₁₂, на которое рассчитана шихта 2, в исследуемых условиях не образуется.

Продукты нагревания в интервале температур 900—1100° С шихты 3, в которой мольное отношение $Na_2O: TiO_2: SiO_2: P_2O_5 = 1, 0: 1, 33: 1, 33: 0, 33, т. е. содержание диоксида кремния выше по сравнению с шихтой 2, имеют качественный состав по кристаллическим продуктам, идентичный с составом образцов, полученных при обжиге шихты 2. В количественном отношении, судя по изменению интенсивностей пиков на дифрактограммах, содержание <math>NaTi_2(PO_4)_3$ с повышением температуры уменьшается и на дифрактограммах образцов, нагретых выше 1100° С, регистрируются только фаза силикофосфатного состава и TiO_2 (рис. 1, кривая 4).

Результаты ИК спектроскопии показали, что кристалличность соединений шихты 2 с повышением температуры от 900 до 1400° С несколько увеличивается, в то время как для образцов шихты 3 диффузность спект-

ров с повышением температуры термообработки возрастает, что свидетельствует об изменении количества аморфной фазы в продукте, т. е. наблюдается промежуточное положение силикофосфатной фазы Na₃Ti₂Si₂PO₁₂ между кристаллическим ортофосфатом NaTi₂(PO₄)₃ и стеклообразным силикатом Na₄Ti₂(SiO₄)₃. Продукты обжига шихты 2 представляют собой плотный спек серого цвета, а шихты 3 — стекло с неоднородностями. Обнаруженные в составе продуктов термообработки шихт 2 и 3 фосфаты и силикаты образуют, по-видимому, твердые растворы замещения, что находится в соответствии с представлениями о непрерывном ряде твердых растворов замещения Na_{1+x}Zr₂Si_xP_{3-x}O₁₂ [1].

В результате термообработки шихты, в которой P₂O₅ полностью заменен на SiO₂ (шихта 4), при 900°С кристаллизуется силикотитанат натрия состава Na₂TiSiO₅ (рис. 1, кривая 5). При повышении температуры нагревания шихты 4 до 1000—1400° С получаемые продукты рентгеноаморфны. Установлено, что в присутствии Р₂О₅ силикотитанаты нагрия в образцах не кристаллизуются.

Следует отметить, что образцы, полученные при термообработке шихт 2 и 3 в интервале температур 900—1400° С, содержат свободный диоксид титана, в то время как в продуктах обжига шихты 4 выше 900° С свободного ТіО, не обнаруживается. Только на дифрактограмме образца, который нагревали при 900° С, присутствуют пики малой интенсивности, принадлежащие TiO₂. При более высокой температуре продукты полностью рентгеноаморфны и представляют собой стекла.

При исследовании водостойкости образцов, полученных при нагревании шихт 1-4 до 1400° С, по методике [9] определено, что их гидролитическая стабильность (Δm) изменяется в пределах 0,1—2%.

Изменение соотношения фосфатной и силикатной составляющих в образцах 2 и 3 не влияет существенно на водостойкость продуктов обжига этих шихт. Использование в качестве фосфорсодержащего реагента однозамещенного фосфата аммония или ортофосфорной кислоты приводит к следующим результатам: для образцов на основе Н₃РО₄ водостойкость составляет 1,73-1,80% (рис. 3, кривая 1), а на основе NH₄H₂PO₄— изменяется от 1,41 до 2,02% соответственно для шихт 2 и 3 (рис. 3, кривая 2). Небольшое отличие в гидролитической стабильности образцов в зависимости от выбора исходного фосфорсодержащего реагента объясняется, очевидно, различным соотношением кристаллических фаз в составе продуктов обжига шихт 2 и 3. Применение H₃PO₄ или NH₄H₂PO₄ в качестве исходного реагента не влияет на стабильность образцов фосфатного состава (шихта 1), и водостойкость в обоих случаях составляет 0,68%.

Продукты термообработки силикатной шихты 4 обладают высокой гидролитической устойчивостью, но при этом их термостойкость ниже термостойкости образцов силикофосфатной серии. При повторной термообработке продуктов обжига шихты 4 температура начала деформации равна 680° С, что значительно ниже таковой для силикофосфатных образцов (температура начала деформации 890° С).

выводы

Состав продуктов, образующихся в системе Na₂O—TiO₂—SiO₂—P₂O₅ при нагревании в интервале температур 900—1400° С, зависит от соотношения компонентов в шихте и температуры ее обработки. Оптимальной гидролитической и термической устойчивостью обладают образцы силикофосфатных составов.

Литература

Hong H. J.-P. Crystal structures and crystal chemistry in the system Na_{1+x}Zr₂Si_xP_{3-x}O₁₂//Mater. Res. Bull. 1976. V. 11. № 2. P. 173-182.
 Clearfield A., Jerus P., Cotman R. N. Hydrothermal and solid state synthesis of so-

dium zirconium silicophosphates//Solid State Ionics. 1981. V. 5. P. 301-304.

- Boilot J. P., Collin G., Comes R. Stoichiometry and phase transitions in nasicon type compounds//Solid State Ionics. 1983. V. 9-10. № 2. P. 829-833.
 Alamo J., Roy R. Ultralow-expansion ceramics in the system Na₂O-ZrO₂-P₂O₅-SiO //L Amer. Science Scienc

Alamo J., Roy R. Ultralow-expansion ceramics in the system Na₂O-ZrO₂-P₂O₅-SiO₂//J. Amer. Ceram. Soc. 1984. V. 67. № 5. Р. 78-80.
 Hagman L.-O., Kierkegaard P. The crystal structure of NaMe₂^{IV} (PO₄)₃; Me^{IV}=Ge, Ti, Zr//Acta Chem. Scand. 1968. V. 22. № 6. Р. 1822-1833.
 Иванов Ю. А., Белоконева Е. Л., Егоров Ю. К. и др. Кристаллическая структура NaTi₂ (PO₄)₃//Докл. АН СССР. 1980. Т. 252. № 5. С. 1122-1125.
 International centre for diffraction data. Swarthmore, 1949-1977.
 Мельникова Р. Я., Печковский В. В., Дзюба Е. Д., Малашонок И. Е. Атлас инфра-красных спектров фосфатов, Конденсированные фосфаты. М.: Наука, 1985. 240 с.
 Стекло неорганическое и стекло-кристаллические материалы. Методы определения водостойкости при 98° С. М.: Изд-во стандартов, 1983.

Белорусский технологический Поступила в редакцию институт им. С. М. Кирова 23.IV.1987 институт им. С. м. парола