_____ ХИМИЧЕСКАЯ ТЕРМОДИНАМИКА _ И ТЕРМОХИМИЯ

УДК 544.021

КОМПОЗИТНЫЕ МАТЕРИАЛЫ НА ОСНОВЕ ФТОРОПЛАСТА Ф-4МБ И НИЗКОПЛАВКОГО ОКСИФТОРИДНОГО СТЕКЛА

© 2019 г. Л. Н. Игнатьева^{*a*,*}, В. А. Мащенко^{*a*}, А. Ю. Шаулов^{*b*}, В. М. Лалаян^{*b*}, Е. В. Стегно^{*b*}, Г. А. Зверев^{*a*}, И. Г. Масленникова^{*a*}

^а Российская академия наук, Дальневосточное отделение, Институт химии, Владивосток, Россия ^b Российская академия наук, Институт химической физики им. Н.Н.Семенова, Москва, Россия

* *e-mail: ignatieva@ich.dvo.ru* Поступила в редакцию 21.11.2018 г. После доработки 12.02.2019 г. Принята к публикации 12.03.2019 г.

Исследованы физико-химические свойства материалов, полученных методом экструзионного смешения оксифторидного стекла $3B_2O_3 \cdot 97(40SnF_2-30SnO-30P_2O_5)$ и фтороуглеродного полимера Ф-4МБ. Представлены результаты исследования их морфологии, молекулярного состава и термических свойств.

Ключевые слова: экструзионное смешивание, фторполимер, стекло, оксифторид, морфология, ИКи КР-спектроскопия

DOI: 10.1134/S0044453719090061

Создание композиционных материалов на основе полимеров, изучение их строения, свойств, возможностей применения входят в ряд наиболее актуальных проблем современного материаловедения [1]. Традиционные полимер-полимерные смеси на основе углеводородных полимеров — одни из важных составляющих полимерных материалов.

В последнее время предложен оригинальный способ получения композитов нового типа, основанный на использовании смесей неорганических оксидов и углеводородных полимеров с близкими температурами текучести [2–5]. Полученные результаты дают основания предполагать, что введение в материал полиоксида, например, стекла позволяет существенно улучшить механические свойства полимерного материала без потери его термостойкости. В результате это позволит получить негорючие, химически устойчивые, термостойкие блочные полимеры с повышенными механическими характеристиками, которые могут быть использованы и в качестве связующих армированных композитов. Армированные композиты на основе рассмотренных выше связующих будут обладать существенно более высокими механическими свойствами и смогут быть использованы в качестве конструкционных материалов.

Однако в научной литературе до недавнего времени отсутствовала информация о фторидных композитах подобного типа. Вместе с тем, фторполимеры, уже зарекомендовавшие свою перспективность для создания композитных материалов [6, 7] благодаря их ценным электрофизическим свойствам, высоким удельным сопротивлениям, термостойкости, устойчивости к агрессивным средам, в этом плане интересны. В работе [8] была впервые показана принципиальная возможность получения фторсодержащих композиционных материалов методом экструзионного смешения смеси из перфторуглеродного полимера $\Phi 2M B$ и оксифторидного стекла $3B_2O_3 \cdot 97(40SnF_2-30SnO-30P_2O_5)$ в качестве неорганической компоненты. В работах [8–10] были изучены особенности формирования, термические и механохимические свойства полученных композитов.

В развитии этого направления с целью расширения состава используемых полимеров в настоящей работе рассмотрена возможность получения композитов из смесей оксифторидного стекла того же состава, $3B_2O_3 \cdot 97(40SnF_2 <math>30SnO-30P_2O_5$), и фтороуглеродного полимера Φ -4MБ. Фторполимер Φ -4MБ обладает химической стойкостью, превосходящей Φ 2MБ [11], высокими диэлектрическими характеристиками и термостабильностью. Представлены результаты исследования строения и ряда свойств полученных композитов.



Рис. 1. Зависимости момента вращения шнека экструдера от времени смешения Φ -4MБ и оксифторида; 1 - 40, 2 - 30 об. % оксифторида.

ЭКСПЕРИМЕНТАЛЬНАЯ ЧАСТЬ

Оксифторидное стекло $3B_2O_3 \cdot 97(40SnF_2 -$ 30SnO-30P₂O₅) готовили по методике [12]. Для синтеза использовали аммоний фосфорнокисоднозамещенный, $NH_4H_2PO_4$, лый марки "ч.д.а.", дифторид олова, SnF₂, марки "ос.ч.", оксиды олова и бора, B2O3 и SnO, марки "х.ч.". Стекла получали плавлением измельченных реагентов в стеклографитовом тигле. Для минимизации потери фтора синтез проводили в две стадии. Первая стадия включала разложение и плавление рассчитанных количеств $NH_4H_2PO_4$ и B_2O_3 при температуре 500-510°С в течение 20-25 мин. После извлечения тигля из печи в расплав добавляли при помешивании рассчитанные количества SnF₂ и SnO. На второй стадии осуществляли непосредственно синтез стекла. Полученную смесь реагентов выдерживали 15-20 мин в печи при температуре ~500°C, после чего расплав охлаждали между двумя никелевыми пластинами. Формировалось прозрачное стекло слегка сероватого цвета.

Образцы на основе фторполимера Ф-4МБ и (30 и 40 об. %) оксифторида $3B_2O_3 \cdot 97(40SnF_2-30SnO-30P_2O_5)$, получали на двухшнековом микроэкструдере фирмы "НААКЕ" ($V = 7 \text{ см}^3$, скорость вращения 20 об/мин при $T = 300^{\circ}$ С и времени смешения 60 мин. Предварительно показано, что смешение компонентов не сопровождается значительными реологическими затруднениями, что следует из невысоких значений момента вращения шнека экструдера и зависимости от времени (рис. 1).

ИК-спектры отражения образцов регистрировали при комнатной температуре на спектрометре VERTEX 70v (фирмы Bruker) в области 4000–400 см⁻¹ с ошибкой регистрации частот не более 1 см^{-1} . Рентгенофазовый анализ образцов выполняли с использованием дифрактометра D8 AD-VANCE в Cu K_{α} -излучении.

Для изучения морфологии образцов использовали электронный сканирующий микроскоп высокого разрешения Hitachi S5500 (Япония). Локальный элементный состав образца изучали на энергодисперсионном спектрометре (ЭДС) Therma Scientific, установленном в виде приставки на микроскопе S5500 (Япония). В табл. 1 приведены усредненные данные по нескольким точкам (не менее 10). Термоанализ проводили на приборе Jupiter STA 449 F3 (Netzsh, Германия).

Обнаружено, что образец с содержанием 30 об. % оксифторида и 70 об. % Ф-4МБ смешивается до технологически однородного состояния, в то время как на образце с содержанием оксифторида 40 об. % наблюдается расслоение.

30% оксифторид-70% Ф-4МБ 40% оксифторид-60% Ф-4МБ № С 0 F Р С 0 F Р Sn Sn 1 8.53 39.67 31.86 8.55 11.39 13.2 11.31 52.66 5.87 16.91 2 10.66 26.23 32.86 10.9 19.29 12.5 12.58 41.97 9.35 23.57 3 11.98 12.63 8.35 35.55 23.13 20.75 28.71 38.24 8.44 12.22 4 5.95 40.67 27.57 10.9 14.9 5.02 42.86 22.72 12.45 16.95 5 9.90 38.93 24.32 10.4 16.45 9.58 21.05 40.46 8.19 20.72 19.55 12.39 7.05 36.68 25.22 19.22 6 11.52 48.43 8.11 11.83 7 16.30 51.19 3.49 29.63 30.74 10.01 18.29 7.12 21.91 11.3 8 20.96 16.79 53.22 3.35 5.69 8.56 37.44 19.78 12.93 21.29 9 24.14 1.18 59.25 1.59 13.83 8.87 31.52 33.20 10.92 15.50 43.02 10 13.75 21.14 26.66 13.9 24.51 5.05 25.27 11.48 15.18 13.37 24 39.36 7.97 15.3 8.96 30.16 31.52 10.53 18.83 Среднее

Таблица 1. ЭДС данные состава частиц в композитах оксифторид- Φ -4МБ



Рис. 2. Термомеханические кривые исходных компонентов ($1 - \Phi$ -4МБ, 2 -оксифторид) и смеси 30% оксифторид-70% Φ -4МБ при различных временах смешения: 3 - 30, 4 - 60 мин.

ОБСУЖДЕНИЕ РЕЗУЛЬТАТОВ

Как показал термомеханический анализ исходных компонентов и смеси оксифторид—полимер, температура размягчения фторполимера, связанная с температурой стеклования, в смеси не изменяется, что отражает отсутствие их молекулярного смешения (рис. 2).

Молекулярную структуру полученных образцов изучали методом ИК-спектроскопии. ИКспектры поглощения: полимера Ф-4МБ, оксифторида 3B₂O₃ · 97(40SnF₂-30SnO-30P₂O₅) и образцов. полученных экструзионным смешением представлены на рис. 3. ИК-спектр Ф-4МБ обнаруживает большое сходство со спектром политетрафторэтилена (ПТФЭ) [13], в котором наиболее интенсивные полосы при 1154 и 1220 см⁻¹ характеризуют колебания групп цепи [-CF₂-]_и. Ниже 650 см⁻¹ располагаются полосы, характеризующие внеплоскостные и деформационные колебания ПТФЭ, хорошо просматривающиеся в ИК-спектре Ф-4МБ. Обращает на себя внимание присутствие в ИК-спектре Ф-4МБ полосы при 978 см⁻¹, отсутствующей в ИК-спектре ПТФЭ, которую следует отнести к колебаниям боковой трифтометильной группы [14].

Подробный анализ и отнесение полос стекол в системе Sn-B-P-O-F в ИК-спектрах представлены в работах [15, 16]. ИК-спектры поглощения стекла $3B_2O_3 \cdot 97(40SnF_2-30P_2O_5-30SnO)$ характеризуются группой интенсивных перекрывающихся полос в области 1100–700 см⁻¹. Ширина полос характерна для стеклообразных образцов, а



Рис. 3. ИК-спектры поглощения исходных компонентов и их смесей: $1 - 3B_2O_3 \cdot 97(40SnF_2 - 30SnO - 30P_2O_5)$, 2 - 40% оксифторида-60% Ф-4MБ, 3 - 30% оксифторида-70% Ф-4MБ, $4 - \Phi$ -4MБ.



Рис. 4. СЭМ-изображения образцов состава: а – 30% оксифторида–70% Ф-4МБ, б – 40% оксифторида–60% Ф-4МБ.

область расположения соответствует валентным колебаниям оксидных группировок (фосфатных и станнатных). Группа полос в области 700-600 см⁻¹ относится к колебаниям фторстаннатных группировок. Здесь же располагаются и деформационные колебания имеющихся в стекле группировок. Самая интенсивная полоса при 1100 см⁻¹ относится к колебаниям РО₄-тетраэдра с тремя немостиковыми кислородами (Р-О-). Образование Р-F-связей показывает наличие полос при 1024 и 844 см⁻¹. Такие полосы появляются в стекле с 40%-ным содержанием SnF₂. Полосы при 922 и 840 см⁻¹ относятся к колебаниям мостиков Р-О-Р (валентные и деформационные). В работе [17] также предполагается, что стекло обсуждаемого состава, помимо P-O-, P-F и мостиковых Р-О-Р, содержит Sn-F-связи. Добавление в стекло В2О3 (в небольших количествах) улучшает химическую стабильность стекла, приводя к перекрещиванию цепей стекольной сетки с образованием сильных В-О-Р-связей [17].

ИК-спектр образца оксифторид—Ф-4МБ с 30%-ным содержанием стекла $3B_2O_3 \cdot 97(40SnF_2-30P_2O_5-30SnO)$ представляет собой суперпозицию спектров стекла и полимера. Можно выделить полосы, соответствующие полосам спектра Ф-4МБ (1154 и 1220 см⁻¹). Хорошо видны и не изменяют своего положения и все остальные полосы, относящиеся к колебаниям групп полимера. Данный результат указывает на сохранение молекулярной структуры полимера и отсутствие химического взаимодействия со стеклом. Что касается полос, соответствующих спектру стекла, то наблюдаемые изменения нельзя однозначно связать с наложением полос. Особенно это хорошо заметно в спектре образца, содержащего 40% ок-

сифторида. Обращает на себя внимание узкая интенсивная полоса при 1078 см⁻¹ и, хотя и мало интенсивный, но хорошо выраженный дублет при 740 и 724 см⁻¹. Форма полос, в особенности появление сравнительно узкой полосы при 1078 см⁻¹, и дублета в области 750–720 см⁻¹ позволяет предположить появление новых образований, возможно, за счет частичной кристаллизации стекла. Такой эффект был выявлен при исследовании композитов в работе [9], где использовался полимер Ф2МБ и тот же оксифторид.

Изучение морфологии полученных образцов показало наличие двух морфологических фаз. Первая – монолитная (рис. 4 а, б) с составом: С – 32 и F – 68 ат. % для образца с 30% оксифторида и с составом: С – 31, F – 69 ат. % для образца с 40% оксифторида. Соотношение F/C близко к 2, поэтому, очевидно, что эта область относится к Ф-4MБ. Вторая фаза представлена частицами размером 100 нм – 1 мкм, которые распределены по поверхности неравномерно и объединяются в агломераты размерами от 1 до 10 мкм (рис. 4 а, б).

Элементный анализ образцов приведен в табл. 1. Несмотря на заметный разброс данных при 10 измерениях в разных точках образцов, удается выделить средние значения, из которых следует, что частицы, являются смесью полимера Φ -4MБ и оксифторида.

Согласно анализу фазового состава полученных композитов, на дифрактограмме образца 30% оксифторид—70% Ф-4МБ, помимо рефлексов, характерных для кристаллического Ф-4МБ появляются рефлексы, соответствующие дифториду олова. Этот эффект становится более заметным при увеличении содержания оксифторида в составе композита. На дифрактограмме образца 40% оксифторид—60% Ф-4МБ уже просматрива-



Рис. 5. Дифрактограммы смесей оксифторид $-\Phi$ -4МБ; 1 - 30, 2 - 40% оксифторида.

ются рефлексы, относящиеся не только к дифториду олова, но и к оксидам и даже оксифторидам: $Sn_3(PO_4)_2$, SnP_2O_7 , $Sn_2O_2F_4$, (рис. 5). При этом гало аморфной фазы также хорошо обозначено.

Данный факт подтверждает предположение, сделанное на основе анализа ИК-спектров: оксифторид в процессе получения композита частично кристаллизуется. Это не является неожиданным. Как указывалось выше, ранее [9, 10] при исследовании композитов, полученных при смешении того же стекла и полимера Ф2МБ, показано, что стекло частично кристаллизуется в процессе получения композита, причем кристаллизации способствует механическая обработка (перетирание).

Исходя из особенностей формирования композитов с полимером Ф2МБ при вариации содержания стекла 10–60%, в работе [10] было сделано предположение, что точки плавления композитов должны быть расположены в области температур 150–160°С и определяться температурой плавления полимера. ДСК-измерения показали, что это действительно так [10]. В случае использования в качестве полимера Ф-4МБ получен аналогичный результат. Температуры плавления композитов и полимера Ф-4МБ практически совпадают и составляют 270°С.

Таким образом, методом экструзионного смешения смесей, составленных из фторполимера Φ -4MB (70–60 об. %) и оксифторидного стекла состава $3B_2O_3 \cdot 97(40SnF_2-30SnO-30P_2O_5)$, получены литьевые композиты. Обнаружено, что в процессе смешения оксифторид подвергается частичной кристаллизации. Показано, что изменения температуры размягчения и химической структуры фторуглеродного полимера после экструзионного смешения с неорганическим оксифторидом не происходит Это отражает отсутствие их молекулярного смешения, сохранение молекулярной структуры полимера и отсутствие химического взаимодействия с оксифторидом. Размеры частиц оксифторида в смесевых композитах составляют ~1 мкм, частицы объединяются в агломераты размерами до 10 мкм. Температуры плавления композитов и полимера Ф-4МБ практически совпадают и составляют 270°С.

Работа выполнена при финансовой поддержке бюджетной темы АААА-А17-117030910084-4 и гранта ДВ № 18-3-014.

СПИСОК ЛИТЕРАТУРЫ

- 1. Баженов С.Л., Берлин А.А., Кульков А.А. и др. Полимерные композиционные материалы. Прочность и технология. М.: Интеллект, 2009. 347 с.
- Urman K., Otaigbe J.U. // Prog. in Polym. Sci. 2007. V. 32. P. 1462.
- 3. *Adalja S.B., Otaigbe J.U., Thalacker J.* // Polym. Eng. Sci. 2004. V. 41. № 6. P. 1055.
- 4. *Shaulov A.Yu., Berlin A.A.* // Rec. Res. Devel. Polym. Science. 2012. T. 11. P. 21.

- 5. Шаулов А.Ю., Алиев И.И., Люмпанова А.Ю. и др. // Докл. РАН. 2007. Т. 413. № 2. С. 210.
- 6. Бузник В.М. // Рос. хим. журн. 2008. Т. 52. № 3. С. 7.
- 7. Адаменко Н.А., Больбасов Е.Н., Бузник В.М. и др. Фторполимерные материалы. Т.: НТЛ, 2017. 600 с.
- 8. Лалаян В.М., Стегно Е.В., Грачев А.В. и др. // Докл. АН. 2016. Т. 468. № 6. С. 648.
- 9. Игнатьева Л.Н., Савченко Н.Н., Лалаян В.М. и др. // Журн. физ. химии. 2016. Т. 90. № 9. С. 1374.
- Ignatieva L.N., Savchenko N.N., Zverev G.A. et al. // Polym. Eng. Sci. 2017. V. 57. P. 566–569.
- 11. Бейдер Э.Я., Донской А.А., Железина Г.Ф. и др. // Рос. хим. журн. 2008. Т. 52. № 3. С. 30.

- Xu X.J., Day D.E. // Phys. Chem. Glasses. 1995. V. 36. № 6. P. 264.
- 13. Дехант И., Данц Р., Киммер В., Шмольке Р. Инфракрасная спектроскопия полимеров. М.: Химия, 1976. 472 с.
- 14. Ignatieva L.N., Bouznik V.M. // J. Fluor. Chem. 2012. V. 144. P. 17.
- Xu X.J., Day D.E. // Phys. Chem. Glasses. 1990. V. 31. № 5. P. 183.
- Xu X.J., Day D.E., Brow R.K., Callahan P.M. // Ibid. 1995. V. 36. № 6. P. 264.
- 17. Brown R.K., Phifer C.C., Xu X.J. et al. // Ibid. 1992. V. 33. № 2. P. 33.