Вестник МИТХТ, 2009, т. 4, № 3

СИНТЕЗ И ПЕРЕРАБОТКА ПОЛИМЕРОВ И КОМПОЗИТОВ НА ИХ ОСНОВЕ

УДК 541.64: 542.938

ТЕРМОДИНАМИЧЕСКАЯ МОДЕЛЬ ЭФФЕКТА НАНОАДГЕЗИИ ДЛЯ ПОЛИМЕРНЫХ НАНОКОМПОЗИТОВ

Г.В. Козлов, старший научный сотрудник, З.Х. Афашагова, аспирант,

*Г.Е. Заиков, заведующий отделом

Кабардино-Балкарский Государственный Университет, г. Нальчик *Институт Биохимической Физики им. Н.М.Эмануэля РАН e-mail: chembio@sky.chph.ras.ru

ассмотрена термодинамическая модель эффекта наноадгезии в полимерных раисперсно-наполненных нанокомпозитах, которая продемонстрировала хорошее соответствие с экспериментальными данными. Показано, что эффект наноадгезии имеет размерное происхождение, т.е. является истинным наноэффектом. Сильное влияние на указанный эффект оказывает агрегация частиц нанонаполнителя

Ключевые слова: термодинамика, кинетика, наноадгезия, нанокомпозиты, модели реакций

Введение

В работах [1, 2] был обнаружен эффект для дисперсно-наполненных наноадгезии нанокомпозитов на полимерных основе фенилона, который заключается в резком увеличении уровня межфазной адгезии для указанного класса полимерных материалов по сравнению с традиционными полимерными композитами. Количественно этот эффект охарактеризовать можно с помощью параметра b, который определяется согласно уравнению [3]:

$$\alpha_{_{HK}} = \alpha_{_{HK}}^{^{CM}} - b \left(\alpha_{_{HK}}^{^{CM}} - \alpha_{_{HK}}^{^{T}} \right), \tag{1}$$

где α_{HK} , α_{HK}^{CM} и α_{HK}^{T} – величины линейного коэффициента теплового расширения нанокомпозитов, определенные экспериментально и рассчитанные согласно правилу смесей и уравнению Тернера, соответственно.

Чем больше величина b, тем выше уровень межфазной адгезии. Для достаточно большого числа полимерных композитов с матрицами и наполнителями разными величина b варьируется от -0.19 до 1.32 [3]. Расчет по уравнению (1) показал, что в случае нанокомпозитов на основе фенилона величина b может быть на порядок больше и достигать значения ~ 13.5 [1]. Этот эффект по аналогии с работой [4] был назван наноадгезией. Целью настоящей работы является теоретическое исследование эффекта наноадгезии в дисперсно-наполненных полимерных нанокомпозитах в рамках термодинамического фрактального подхода [5].

Экспериментальный раздел

Исследовали полимерные нанокомпозиты на основе термостойкого ароматического полиамида фенилон С-2. В качестве нано-

наполнителя использовали ультрадисперсные частицы аэросила, оксинитрида кремнийиттрия (ОКИ) и β -сиалона (твердый раствор Al₂O₃ и AlN в β -Si₃N₄), имеющие следующие характеристики: удельная поверхность S_u=170, 43 и 60 м²/г, средний диаметр частиц d_u=25, 64 и 42.5 нм, соответственно. Содержание указанных нанонаполнителей составляло 0.5 масс. %.

Введение нанонаполнителя в полимерную матрицу осуществляли во вращающемся электромагнитном поле с помощью неравноосных ферромагнитных частиц с отношением длины к диаметру 4-5; объем ферромагнитных частиц, загружаемых в реактор аппарата, был в пределах 0.04-0.05 от объема действия электромагнитного поля. Величина электромагнитной индукции этого поля была в пределах 0.08-0.12 Тл. При указанных параметрах экспериментально обнаружено, что оптимальное время обработки нанокомпозитов в электромагнитном поле составляет 270-300 с. Получение образцов композиций осуществляли методом компрессионного прессования при температуре 537-616 К, давлении 40-100 МПа и выдержке при указанных параметрах из расчета 1 мин/мм толщины изделия.

Обработка порошлообразных композиций фенилон/нанонаполнитель во вращающемся электромагнитном поле позволяет подавить (или уменьшить) агрегацию частиц нанонаполнителя [1]. Для проверки реализации этого эффекта были изготовлены образцы нанокомпозитов фенилон/аэросил простым механическим смешиванием. При этом диаметр агрегатов частиц аэросила составлял 40 нм [1]. Линейный коэффициент теплового расширения нанокомпозитов определяли на дилатометре DKB-SAM, предназначенном для автоматической регистрации дилатометрических кривых разных твердых тел в интервале температур 298-498 К. Для испытаний использовали призматические (6×4 мм) образцы длиной 50±3 мм. Непараллельность шлифованных торцев образца составляла не более ±0.02 мм. Количество образцов для испытаний для каждого нанокомпозита было не менее трех.

Результаты и обсуждение

В работе [5] была рассмотрена термодинамическая модель сорбционных явлений на фрактальных объектах. Было показано, что объем 9 занимаемый фрактальным объектом единичной массы, равен [5]:

$$\vartheta = \rho_0 m_0^{(1-3/D)}, \qquad (2)$$

где ρ_0 и m_0 – плотность и масса частицыадсорбента, т.е. частицы нанонаполнителя, соответственно, D – фрактальная размерность указанной частицы.

В случае полимерных нанокомпозитов слой полимера, адсорбированный частицей нанонаполнителя, можно рассматривать как межфазный слой, объем 9 – как совокупный объем частицы и прилегающего к ней межфазного слоя и тогда отношение объемных долей межфазного слоя ф_{мф} и нанонаполнителя ϕ_n в первом приближении можно записать следующим образом:

$$\frac{\Phi_{M\phi}}{\Phi_{H}} = \frac{\vartheta}{\vartheta_{0}} = \frac{m_{0}^{(1-3/D)}}{\rho_{0} \cdot m_{0} / \rho_{0}} = \frac{1}{m_{0}^{3/D}}, \qquad (3)$$

где ϑ_0 – объем частицы нанонаполнителя, равный m_0/ρ_0 , а *D* всегда меньше 3.

Рассмотрим методы оценки параметров, входящих в уравнение (3). Величину m_0 для неагрегированного нанонаполнителя оценивали согласно известному уравнению:

$$m_0 = \frac{4}{3}\pi r_{_{q}}^{_{3}}\rho_0, \qquad (4)$$

где *r*_{*u*} – радиус частицы нанонаполнителя.

В свою очередь, плотность наночастиц ρ₀ модно оценить следующим образом [6]:

$$\rho_0 = \frac{6}{S_u d_u},\tag{5}$$

В качестве фрактальной размерности D следует принять размерность поверхности частиц (агрегатов частиц в случае нанокомпозитов фенилон/аэросил, полученных механическим смешиванием) d_n [1], которая оценивается с помощью следующего соотношения [7]:

$$S_u = 420 r_u^{d_n - d} , \qquad (6)$$

где d – размерность евклидова пространства, в котором рассматривается фрактал (очевидно, в нашем случае d=3), S_u дается в M^2/Γ , r_u – в нм.

Таким образом, согласно термодинамической трактовке сооношение между $\phi_{M\phi}$ и ϕ_{H} можно записать в форме:

$$\varphi_{\scriptscriptstyle M\phi} = k\varphi_{\scriptscriptstyle H},$$
где $k = m_0^{-3/d_n}$.
(7)

Другой способ получения соотношения между $\phi_{M\phi}$ и ϕ_{H} в рамках фрактального анализа подробно изложен в работе [7]. Он заключается в определении толщины межфазного слоя $l_{M\phi}$ согласно уравнению:

$$l_{M\phi} = l_{cm} \left(\frac{r_{q}}{l_{cm}}\right)^{2(d-d_{n})/d},$$
(8)

где l_{cm} – длина статистического сегмента цепи полимерной матрицы, равная 0.42 нм для фенилона [1], и последующего использования формулы:

$$\varphi_{M\phi} = \varphi_{H} \left[\left(\frac{r_{q} + l_{M\phi}}{r_{q}} \right)^{3} - 1 \right].$$
(9)

Авторы [1, 2] показали, что параметр b, характеризующий уровень межфазной адгезии в полимерных композитах и определяемый согласно уравнению (1), увеличивает величину $\phi_{M\phi}$ при одном и том же значении ϕ_{μ} согласно уравнению [1]:

$$\varphi_{_{\mathcal{M}}\phi} = c\varphi_{_{\mathcal{H}}}b\,,\tag{10}$$

где c – коэффициент пропорциональности между $\varphi_{M\phi}$ и φ_{H} при условии совершенной микроадгезии, т.е. b=1, равный члену в квадратных скобках уравнения (9). Расчет согласно уравнениям (8) и (9) дал следующие значения: c=1.08, 0.26, 0.29 и 0.17 для нанокомпозитов на основе фенилона, наполненных неагрегированным аэросилом, агрегированным аэросилом, ОКИ и β -сиалоном, соответственно. Величины b=15, 6, 2.7 и 2.4 для этих же нанокомпозитов, соответственно.

На рис. 1 приведено сравнение зависимостей k и cb от диаметра частиц нанонаполнителя d_{u} для исследуемых нанокомпозитов. Поскольку уравнения (2) и (3) дают величину 9 в относительных единицах из-за использования нецелой размерности $D=d_n$ в них, то в качестве k использовалась величина $50/m_0^{3/d_n}$ для удобства сравнения. Как следует из данных рис. 1, получено хорошее соответствие зависимостей $k(d_u)$ и $cb(d_u)$, рассчитанных в рамках термодинамической и фрактальной концепций, соответственно. Наблюдается очень быстрый спад величин k и cb, т.е. снижение уровня межфазной адгезии по мере роста d_{u} . Такой тип зависимости указывает, что рассматриваемый эффект является истинным наноэффектом [8].



Рис. 1. Зависимости параметров *k* (сплошная линия) и *cb* (точки) от диаметра частиц нанонаполнителя *d*_{*u*}.

Для подтверждения этого постулата был выполнен расчет зависимостей $k(d_u)$, где kопределен как $50/m_0^{3/d_n}$, для двух предельных значений $d_n=2$ и 3. Эти зависимости показаны на рис. 2, из которого следует, что они близки друг к другу настолько, что для практических целей могут быть аппроксимированы одной корреляцией. Следовательно, определяющим фактором эффекта наноадгезии является диаметр частиц нанонаполнителя d_{y} , что подтверждает сделанный выше вывод о размерном происхождении этого эффекта.

Выводы

Таким образом, полученные в настоящей работе результаты показали, что эффект наноадгезии имеет чисто размерное происхождение, т.е. является истинным наноэффектом. Описание этого эффекта в рамках термодинамической и фрактальной концепций показало их хорошее соответствие. Важным фактором, существенно влияющим на уровень межфазной адгезии, является агрегация частиц нанонаполнителя.



Рис. 2. Зависимости параметров k от диаметра частиц нанонаполнителя d_{u} , рассчитанные при предельных значениях размерности $d_n=2$ (1) и 3 (2).

ЛИТЕРАТУРА:

1. Структура и свойства дисперсно-наполненных нанокомпозитов фенилон/аэросил / Г. В. Козлов, Ю. Г. Яновский, А. И. Буря, З. Х. Афашагова // Механика композиционных материалов и конструкций. – 2007. – Т. 13, № 4. – С. 479–492.

2. Влияние наноадгезии на модуль упругости полимерных нанокомпозитов / А. И. Буря, З. Х. Афашагова, Г. В. Козлов, Ю. С. Липатов // Новые материалы и технологии : Матер. IX Российско-Китайского Симпозиума, Астрахань, Россия, 19 – 22 сент. 2007. М. : Интерконтакт Наука, 2007. – Т. 1. – С. 252–254.

3. Холлидей, Л. Тепловое расширение полимерных композиционных материалов / Л. Холлидей, Дж. Робинсон // Промышленные полимерные композиционные материалы / под ред. М. Ричардсон. – М., Химия, 1980. – С. 241–283.

4. Tanaka, K. Polymer nano-adhesion promoted by enhanced surface mobility / K. Tanaka, T. Nagamura // POLYMEX–2006 : Mater. Intern. Conf. on Polymer and Advanced Materials, Huatulko, Mexico, 5–9 Nov. 2006. – Mexico, 2006. – Session 1. – P. 51.

5. Якубов, Т. С. К термодинамике сорбционных явлений на фрактальных объектах / Т. С. Якубов // Доклады АН СССР. – 1988. – Т. 303, № 2. – С. 425–428.

6. Синергетика композитных материалов / А. Н. Бобрышев [и др.]. – Липецк : НПО ОРИУС, 1994. – 154 с.

7. Маламатов, А. Х. Механизмы упрочнения полимерных нанокомпозитов / А. Х. Маламатов, Г. В. Козлов, М. А.Микитаев. – М. : Изд-во РХТУ им. Менделеева, 2006. – 240 с.

8. Андриевский, Р. А. Наноматериалы: концепция и современные проблемы / Р. А. Андриевский // Российский химический журнал. – 2002. – Т. 46, № 5. – С. 50–56.