____ ФИЗИЧЕСКАЯ ХИМИЯ НАНОКЛАСТЕРОВ ____ И НАНОМАТЕРИАЛОВ

УДК 544.77.022

О ПОРОГЕ ПЕРКОЛЯЦИИ В ПОЛИМЕРНЫХ НАНОКОМПОЗИТАХ

© 2020 г. В. И. Иржак^{а,*}

^аРоссийская академия наук, Институт проблем химической физики, 142400 Черноголовка Московской области, Россия *e-mail: irzhak@icp.ac.ru Поступила в редакцию 22.08.2019 г.

После доработки 15.01.2020 г. Принята к публикации 21.01.2020 г.

Проанализирована простая модель J. Li расчета величины порога перколяции в полимерных нанокомпозитах. Показано, что ее можно использовать, но с существенными поправками: во-первых, необходимо учитывать результат решения задачи об узлах на кубической решетке; во-вторых, более корректно усреднять ориентацию анизодиаметричных наночастиц.

Ключевые слова: полимерные нанокомпозиты, наночастицы, порог перколяции, ориентация анизодиаметричных наночастиц

DOI: 10.31857/S0044453720080129

Полимерные композиты, содержащие анизодиаметрические наночастицы (НЧ), обычно рассматривают как дисперсные твердоподобные системы. При низких концентрациях в сдвиговом потоке НЧ ориентируются, что приводит к снижению вязкости, как было показано для расплава полипропилена, наполненного многослойными углеродными нанотрубками (МСУНТ) [1, 2]. Увеличение концентрации НЧ приводит к росту вязкости вследствие образования упругой сетки [3]. Формирование сетки проявляется также в механических, электрофизических и других свойствах композитов [4–8]. Для этих свойств формирование сетки формулируется как перколяция.

Теория перколяции [9, 10] основана на идее, что при увеличении объемной концентрации φ НЧ объединяются в постоянно увеличивающиеся кластеры и, когда достигается определенное значение φ_c , образуют бесконечную структуру, называемую перколяционным кластером. Значение φ_c является порогом перколяции. Если НЧ способны проводить электричество, а именно при $\varphi \ge \varphi_c$, электропроводность σ композита увеличивается на порядки величины. Изменение σ проявляется в виде резкого увеличения в узком диапазоне концентраций НЧ. Это позволяет рассматривать перколяционный переход изолятор-проводник как фазовый переход второго рода.

Все кластеры имеют фрактальную структуру. "Путешествие" по связям, соединяющим НЧ в конечном кластере ($\phi < \phi_c$), неизбежно приводит к терминальным ветвям ("хвостам"). Перколяционный кластер ($\phi \ge \phi_c$) соединяет противоположные границы образца, хотя число "хвостов" в его структуре может быть большим. Порог перколяции определяется соотношениями:

$$\sigma \propto \begin{cases} 0, \quad \phi < \phi_C, \\ \left(\phi - \phi_C\right)^{\beta}, \quad \phi \ge \phi_C. \end{cases}$$
(1)

Существует множество подходов к объяснению перколяционного поведения проводящих композитов, главным образом, основанных на вычислительных моделях [11–14], но ни одной из них не удалось объяснить все различные экспериментальные результаты, поскольку в таких системах играют роль многие факторы, в частности, межфазный слой [15, 16]. В настоящей работе проведен анализ простейшего аналитического подхода к вычислению порогового значения перколяции.

МОДЕЛЬ ПЕРКОЛЯЦИИ LI

Модель J. Li и J.-К. Kim [17] заключается в следующем. Весь объем системы делится на кубические элементы с длиной ребра *L*. Каждый куб содержит одну проводящую НЧ. Общее число кубических элементов равно общему количеству НЧ.

$$\varphi = \frac{V_{NP}}{L^3},\tag{2}$$

где V_{NP} объем НЧ.

Если L равно сумме геометрического размера частицы (например, диаметра шара D) и толщины слоя δ матрицы, который обеспечивает туннель-



Рис. 1. Связь значений порога перколяции φ_c с параметрами χ и ε . Кривые — расчет по (6), точки — эксперимент для МСУНТ; $\varepsilon = (1) 0.01, (2) 0.05, (3) 0.1, (4) 0.2$ и (5) 0.4. См текст для объяснений. Данные [22].

ную передачу заряда, то весь объем станет проводящим. Согласно [17] это порог перколяции:

$$\varphi_{\rm c} = \frac{V_{NP}}{\left(D + \delta\right)^3}.\tag{3}$$

Порог перколяции ϕ_{c3} 3-мерных проводящих сферических НЧ равен [17, 18]:

$$\varphi_{c3} = \frac{\pi D^3}{6(D+\delta)^3} \to \frac{\pi}{6} \cong 0.523, \tag{3a}$$

при *D* ≥ δ.

Двумерные НЧ, содержащиеся в полимерных нанокомпозитах, моделировали в виде тонкой круглой пластинки толщиной t и диаметром D, диспергированной матрице [13, 14]. Если дробь $D/t = \chi$, представляющее собой аспектное отношение, больше 1, необходимо учитывать ориентацию НЧ.

Порог перколяции ϕ_{c2} двумерных НЧ определится как:

$$\varphi_{c2} = \frac{\pi D^2 t}{4 \left(\left\langle \cos^2 \theta \right\rangle (D+\delta) \right)^3} \to \frac{27\pi}{4\chi} = \frac{21.2}{\chi}, \quad (4)$$

где θ — угол между направлениями ориентации НЧ и образца, угловые скобки $\langle \rangle$ обозначают усреднение; в трехмерном пространстве для случайного распределения ориентации $\langle \cos^2 \theta \rangle = 1/3$.

Итак, ϕ_{c2} обратно пропорционально аспектному отношению χ .

Одномерные НЧ, содержащиеся в полимерных нанокомпозитах, моделировали в виде тон-

кого стержня с толщиной d и длиной l [19]. Порог перколяции, ϕ_{c1} , определяется:

$$\varphi_{c1} = \frac{\pi d^2 l}{4\left(\left\langle \cos^2 \theta \right\rangle (l+\delta)\right)^3} \to \frac{27\pi}{4\chi^2}.$$
 (5)

Итак, ϕ_{c1} обратно пропорционально χ^2 , где $\chi = l/d$.

М.R. Loos и I. Manas-Zloczower [20] со ссылкой на [21] принимают $\phi_{c1} = \frac{0.5}{\chi}$. Однако в [21] высказано мнение, что $\phi_{c1} \propto \chi^{-1}$ при $\chi \le 15$, в случае бо́льших значений $\chi \phi_{c1} \propto \chi^{-2}$.

Естественно, порог перколяции зависит от структурных характеристик НЧ. Улучшения в дисперсности НЧ в полимерной матрице могут снизить значение порога перколяции. На рис. 1 представлены данные, полученные J. Li и др. [22] о влиянии степени дисперсности и аспектного отношения χ частиц на величину ϕ_{c1} . Эти авторы рассмотрели поведение цилиндрических НЧ по модифицированным (учет агрегации) формулам (3а) и (5): предполагалось, что агрегированные НЧ образуют сферические клубки. Это приближение является упрощением экспериментально наблюдаемых агломератов и не учитывает факты изогнутости и наличия трехмерной сетки УНТ. Однако ранее такую модель успешно применяли для изучения влияния сферических включений на упругие свойства композитов, армированных **YHT** [23].

Итак, если объемная доля є цилиндрических наполнителей включена в сферические агломераты, то:

$$\varphi_{c} = 0.523\varepsilon + (1 - \varepsilon)\frac{21.2}{\chi^{2}}.$$
 (6)

Как видно, с ростом $\chi \phi_c$ достигает плато, и только агрегация становится решающим фактором. Чем меньше степень агрегации ϵ , то есть чем выше дисперсность НЧ, тем ниже порог перколяции. В то же время значение ϕ_c нечувствительно к размеру агрегатов при $\chi < 10$. Представленные на рис. 1 данные эксперимента относятся к НЧ, различающихся как по аспектному отношению, так и по способу смешивания, следствием чего является разная степень агрегирования.

КОРРЕКЦИЯ МОДЕЛИ

На первый взгляд, экспериментальные результаты согласуются с расчетными. Однако, если сравнить то, что дает теория, с данными компьютерного моделирования, увидим, что предложенная модель дает преувеличенные значения ϕ_c . Например, для однородного композита, содержащего случайно расположенные наполнители сфериче-

θ°	cosθ	ф _с , об. %
0	1	$16.05 \le \phi_c \le 20.53$
30	0.866	$1.00 \le \phi_c \le 1.99$
60	0.5	$0.75 \le \phi_c \le 1.49$
90	0	$0.58 \leq \phi_c \leq 1.15$

Таблица 1. Зависимость порога перколяции от степени ориентации НЧ [24]

ской формы и аналогичного размера, значение ϕ_c приблизительно равно 0.16 [10]. В то же время формула (3а) дает величину 0.523.

Дело в том, что модель требует, по существу, чтобы для перколяции все элементарные объемы стали проводящими. Между тем, для ее осуществления достаточно иметь относительно небольшую долю. Так, в рамках задачи узлов¹ на кубической решетке эта доля примерно равна 0.31 [10]. Учитывая это обстоятельство, получаем: 0.523 × × 0.31 = 0.162, т.е. совпадение с данными компьютерного моделирования.

Итак, каждое рассчитанное в соответствии с моделью значение порога перколяции должно быть умножено на 0.31.

С учетом вышеприведенной поправки

$$\varphi_{c2} = \frac{6.57}{\chi},\tag{4a}$$

$$\varphi_{c1} = \frac{6.57}{\chi^2}.$$
 (5a)

Кроме этого, метод усреднения вызывает сомнения. В работе [17], на которую ссылаются авторы, проведено усреднение по углам ориентации НЧ, отсюда коэффициент 1/3. Но логичнее было бы получить среднее значение порога перколяции, имея в виду прямую зависимость последнего от ориентации НЧ [24–26], т.е. $\phi_{c1} = = f(l_{\theta})$, а $\phi_{c2} = f(D_{\theta})$. Поэтому метод усреднения должен учитывать это обстоятельство. Например, таким образом:

$$\varphi_{cl\theta} = \frac{\pi d^2 l}{4(l_{\theta} + \delta)^3} \rightarrow \frac{\pi}{4\chi^2} \frac{1}{\cos^3 \theta},$$
(7)

где $l_{\theta}/l = \cos \theta$.

$$\varphi_{cl\theta}\cos^3\theta = \frac{\pi}{4\chi^2}.$$
 (7a)

Соответственно,

$$\varphi_{c1} = \left\langle \varphi_{c1\theta} \cos^3 \theta \right\rangle = B \frac{\pi}{4\chi^2}.$$
 (8)

Аналогичное соотношение получается для дисков:

$$\varphi_{c2} = \left\langle \varphi_{c2\theta} \cos^3 \theta \right\rangle = B \frac{\pi}{4\chi}, \qquad (9)$$

где $\cos\theta = D_{\theta}/D$.

В свете вышесказанного формула (6) примет вид:

$$\varphi_{\rm c} = 0.162\varepsilon + (1-\varepsilon)B\frac{\pi}{4\chi^2}.$$
 (6a)

Вычислить коэффициент *В* можно, опираясь на данные зависимости $\phi_{c1} = f(l_{\theta})$. Например, в работе [24] получена связь величины порога перколяции со степенью ориентации цилиндрических частиц соз θ (табл. 1)

$$\varphi_{c1} = \left\langle \varphi_{c1\theta} \cos^3 \theta \right\rangle = \frac{\sum_{\theta} \varphi_{c1\theta} \cos^3 \theta}{\sum_{\theta} \cos^3 \theta} =$$

$$= \frac{4 \frac{\pi}{4\chi^2}}{1.774} = 2.25 \frac{\pi}{4\chi^2}.$$
(10)

По-видимому, угловая зависимость ϕ_c может объяснить результаты экспериментов [27, 28] по влиянию скорости сдвига на порог перколяции (рис. 2). Как показано в таблице 1, высокой степени ориентации (соз $\theta = 1$) соответствует большая величина ϕ_c . Снижение ориентации ведет к существенному уменьшению порога перколяции.

Теоретическое исследование влияния степени ориентации УНТ на сопротивление за счет пер-



Рис. 2. График проводимости σ нанокомпозита МСУНТ/эпоксидная смола как функции массовой доли нанотрубок для различных методов подготовки образца. Скорость перемешивания дисперсии до отверждения в течение 5 мин при 80°С, об./мин: (1) 50, (2) 500 и (3) 2000. Данные [28].

ЖУРНАЛ ФИЗИЧЕСКОЙ ХИМИИ том 94 № 8 2020

¹ Согласно теории перколяции на решетке в задаче узлов определяют долю проводящих узлов.

коляции с использованием моделирования методом Монте-Карло было опубликовано А. Behnam и др. [26]: минимальное удельное сопротивление имело место для невысокой, а не идеальной степени ориентации пленки нанотрубок.

Итак, простую модель J. Li [17, 22] можно использовать для расчета величины порога перколяции полимерных нанокомпозитов, но с существенными поправками: во-первых, необходимо учитывать результат решения задачи об узлах на кубической решетке [10]; во-вторых, более корректно усреднять ориентацию анизодиаметричных НЧ. Это означает, что расчетные данные рис. 1 сильно завышены, а УНТ агрегированы в большей степени, чем это следует из рисунка.

СПИСОК ЛИТЕРАТУРЫ

- 1. *Teng C.-C., Ma C.-C.M., Huang Y.-W. et al.* // Compos. A. 2008. V. 39. № 12. P. 1869.
- Pujari S., Rahatekar S.S., Gilman J.W. et al. // J. Chem. Phys. 2009. V. 130. P. 214903.
- Hobbie E.K., Fry D.J. // J. Chem. Phys. 2007. V. 126. P. 124907.
- Kozlov G.V., Dolbin I.V. // J. Appl. Mech. Techn. Phys. 2018. V. 59. № 4. P. 765.
- 5. *Козлов Г.В., Долбин И.В. //* Изв. вуз. Физика. 2018. Т. 61. № 5. С. 151.
- 6. *Martin-Gallego M., Bernal M.M., Hernandez M. et al.* // Eur. Polym. J. 2013. V. 49. № 6. P. 1347.
- Shi B., Dong L., Li M. et al. // Appl. Phys. Lett. 2018.
 V. 113. № 4. P. 041902.
- Marsden A.J., Papageorgiou D.G., Vallés C. et al. // 2D Mater. 2018. V. 5. № 3. P. 032003.
- 9. *Stauffer D., Aharony A.* Introduction to percolation theory. London: Taylor and Francis. 1994.
- 10. Эфрос А.Л. Физика и геометрия беспорядка. М.: Наука, 1982.

- 11. Spanos P., Elsbernd P., Ward B., Koenck T. // Philos. Transact. Roy. Soc. A. 2013. V. 371. P. 20120494.
- 12. Rahaman M., Aldalbahi A., Govindasami P. et al. // Polymers. 2017. V. 9. № 12. P. 527.
- Ni X., Hui C., Su N. et al. // Nanotechnol. 2018. V. 29. № 7. P. 075401.
- 14. *Ni X., Hui C., Su N. et al.* // Ibid. 2019. V. 30. № 18. P. 185302.
- 15. *Wang Y., Yang C., Pei Q.-X., Zhang Y. //* ACS Appl. Mater. Interfac. 2016. V. 8. № 12. P. 8272.
- 16. *Deng H., Wu F., Chen L. et al.* // J. Appl. Polym. Sci. 2014. V. 131. № 23. P. 41164.
- Li J., Kim J.-K. // Compos. Sci. Technol. 2007. V. 67. № 10. P. 2114.
- *Zhang B., Yu Y., Liu Y. et al.* // Nanoscale. 2013. V. 5.
 № 5. P. 2100.
- Li J., Ma P.C., Sze C.W. et al. // Proceed. 16th Intern. Conf. Compos. Mater. http://hdl.handle.net/1783.1/50129. P. 1.
- 20. Loos M.R., Manas-Zloczower I. // Macromol. Theory Simul. 2011. V. 21. № 2. P. 130.
- 21. Balberg I., Anderson C.H., Alexander S., Wagner N. // Phys. Rev. B. 1984. V. 30. № 7. P. 3933.
- 22. *Li J., Ma P.C., Chow W.S. et al.* // Adv. Funct. Mater. 2007. V. 17. № 16. P. 3207.
- 23. *Shi D.L., Feng X.Q., Huang Y.Y. et al.* // J. Eng. Mater. Technol. 2004. V. 126. № 3. P. 250.
- 24. Celzard A., McRae E., Deleuze C. et al. // Phys. Rev. B. 1996. V. 53. № 10. P. 6209.
- 25. *Du F., Fischer J.E., Winey K.I.* // Phys. Rev. 2005. V. 72. № 12. P. 121404.
- Behnam A., Guo J., Ural A. // J. Appl. Phys. 2007. V. 102. № 4. P. 044313.
- 27. Kovacs J.Z., Velagala B.S., Schulte K., Bauhofer W. // Compos. Sci. Technol. 2007. V. 67. № 5. P. 922.
- 28. Bauhofer W., Kovacs J.Z. // Compos. Sci. Technol. 2009. V. 69. № 10. P. 1486.