

ОСОБЕННОСТИ ФОРМИРОВАНИЯ ПИРОЭЛЕКТРИЧЕСКОГО ЭФФЕКТА В ГЕТЕРОГЕННОЙ СИСТЕМЕ ПОЛИМЕР - ПЬЕЗОЭЛЕКТРИК

С.Н. МУСАЕВА, М.Г. ШАХТАХИНСКИЙ, М.А. КУРБАНОВ, Ф.И. СЕИДОВ,
А.И. МАМЕДОВ, А.О. РАГИМОВ

*Институт Физики АН Азербайджана,
370143, Баку, пр. Г.Джавида 33.*

Исследован пироэлектрический эффект в гетерогенной системе полимер-пьезоэлектрик. Показано, что пирокоэффициент в композитах не пропорционален диэлектрической проницаемости полимерной матрицы. Пироэлектрический эффект не обусловлен гетерогенностью, неравномерным распределением заряда и изменением поляризации вследствие термического расширения композита.

Наличие пироэлектрического эффекта в гетерогенной системе полимер-пьезоэлектрик (полимер, диспергированный пьезочастичами) связывается с неравномерным распределением заряда, неоднородностью по фазам зависимости диэлектрической проницаемости и коэффициента линейного расширения от температуры [1], т.е.

$$\gamma = \Phi \frac{2\epsilon_1}{2\epsilon_1 + \epsilon_2} \left[P_s \left\{ \frac{\epsilon_2}{2\epsilon_1 + \epsilon_2} \left(\frac{\lambda_1}{\epsilon_1} - \frac{\lambda_2}{\epsilon_2} \right) + (\beta_1 + \beta_2) \right\} + \frac{\partial P_{st}}{\partial T} \right] \quad (1)$$

где Φ - объемная доля пьезочастич, λ - температурный коэффициент диэлектрической проницаемости, β - коэффициент линейного расширения. Первый член в прямых скобках, пропорциональный спонтанной поляризации P_s , представляет пироэлектричество, обусловленное гетерогенностью системы. Члены $(\lambda_1/\epsilon_1 - \lambda_2/\epsilon_2)$ характеризуют неоднородность температурной зависимости диэлектрической проницаемости, а член $(\beta_1 + \beta_2)$ - неоднородность коэффициента линейного расширения. Второй член в прямых скобках, $\partial P_{st}/\partial T$ учитывает собственное пироэлектричество частиц, связанное с их реориентационной поляризацией [2]. Индексы 1 и 2 относятся, соответственно, к полимерной и пьезоэлектрической фазам.

Если учесть, что $\epsilon_2 \gg \epsilon_1$, и кроме того, ввиду жесткости частиц $\beta_2 \ll \beta_1$, то формула (1) примет вид:

$$\gamma = 2\Phi \frac{\epsilon_1}{\epsilon_2} \left[P_s \left(\frac{\lambda_1}{\epsilon_1} + \beta_1 \right) + \frac{\partial P_{st}}{\partial T} \right] \quad (2)$$

Видно, что пирокоэффициент (γ) пропорционален диэлектрической проницаемости полимерной матрицы, P_s - фазе и пирокоэффициенту $\partial P_{st}/\partial T$ пьезочастичи. С ростом Φ , λ_1/ϵ_1 и β_1 пирокоэффициент системы полимер-пьезоэлектрик должен расти. Отсюда можно сделать вывод о том, что при постоянстве ϵ_1 и Φ пирокоэффициент должен определяться гетерогенностью системы и собственным пироэлектричеством частицы диспергатора (известника). Если в качестве диспергатора (пьезочастичи) использовать частицы, у которых $\partial P_{st}/\partial T = 0$, то у ком-

позита будет обуславливаться только гетерогенностью системы и пироэлектрический коэффициент будет равен

$$\gamma = 2\Phi \frac{\epsilon_1}{\epsilon_2} P_s \left(\frac{\lambda_1}{\epsilon_1} + \beta_1 \right) \quad (3)$$

Из формулы (3) видно, что для композитов на основе полиолефинов (ПЭВП и ПП) величина пирокоэффициента определяется значением P_s , так как тепло- и электротехнические свойства этих полимеров практически не отличаются, и выражение в скобках для них примерно одинаково. Величину P_s можно определить по площади кривой термостимулированной деполяризации (ТСД) композита. Далее, исследуя пироэлектрические свойства композитов на основе полиолефинов, сильно полярного второгенерационного полимера (поливинилиденифтогидрида - ПВДФ) и сегнетооптикоэлектриков с различной P_{st} или реориентационной поляризацией (P_{st}), можно выявить особенности формирования пироэлектрического эффекта в гетерогенной системе полимер-пьезоэлектрик.

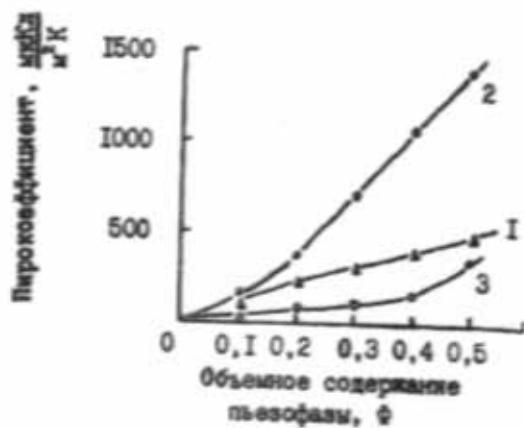


Рис. 1. Зависимость пирокоэффициента композитов ПВДФ+ТК (1), ПВДФ+ПКР-57 (2) и ПВДФ+ЦГС-19 (3) от объемного содержания пьезофазы. ЦГС-19 неспеченная. $T_m=373$ К.

Выделение вклада каждого из указанных факторов в формировании пироэлектрического эффекта осуществлялось путем проведения модельных экспериментов. Для выделения роли процессов, связанных с изменением фи-

зической (реальной) структуры полимерной фазы и асимметричным распределением пространственного заряда в нее был введен пьезоэлектрик - наполнитель, например, титанат кальция (ТК), приводящий к изменению надмолекулярной структуры (НМС), аморфизации, дефектообразованию и асимметричному распределению заряда, но не имеющий метастабильной доминантно-ориентационной поляризации. Из рис. 1 видно, что при всех значениях Φ пирамидальный коэффициент в случае ТК незначителен и свидетельствует о небольшой роли в пиразелектрическом эффекте факторов, связанных с параметрами λ_1 и β_1 . На этом же рисунке приведены значения γ композитов на основе

ЦТС-19 и ПКР-57 в зависимости от Φ . Зависимости $\gamma=f(\Phi)$ композитов нелинейны, причем у композиции с титанатом кальция пирамидальный коэффициент медленно растет с увеличением Φ , а у композиций с ЦТС-19 и ПКР-57 он резко возрастает, начиная с $\Phi \geq 30\%$ об.

В таблице 1 приведены значения некоторых параметров, входящих в формулу (3) для композитов ПП+ТК и ПЭВП+ТК: значения P_z , определенные из кривых ТСД, λ_1 , β_1 при 373 К и пирамидальных коэффициентов, вычисленные по формуле (3), и значения γ_k , найденные экспериментально (рис. 1) при 373 К.

Таблица 1.

Композиция	$P_z, \frac{K\Omega}{m^2}$	λ_1, k^{-1}	β_1, k^{-1}	$\gamma_k, \frac{m\Omega K\Omega}{m^2 K}$	$\gamma_k, \frac{m\Omega K\Omega}{m^2 K}$
ПЭВП+ТК	0,022	$2 \cdot 10^{-3}$	$2 \cdot 10^{-3}$	10	14
ПП+ТК	0,048	$3 \cdot 10^{-3}$	$3,5 \cdot 10^{-4}$	14	22

Видно, что между вычисленными и экспериментальными значениями γ имеется определенное соответствие, хотя $\gamma_k > \gamma$. Как показывают эксперименты, в случае композиции ПП+ТК значение P_z и, следовательно, γ примерно в два раза больше, чем в случае ПЭВП+ТК. Это показывает, что полимерная фаза широкомпоситов не является просто пассивной связующей, а во многом определяет развитие электронно-ионных и поляризационных процессов, ответственных за пирамидальный эффект.

Из табл. 1 видно, что в случае диспергирования ПЭВП и ПП пьезочастичами соотношение γ_k этих композитов, т.е. $\gamma_k^{\text{ПП}} / \gamma_k^{\text{ПЭВП}} < 2$, что еще раз подтверждает предположение о том, что пиразелектрический эффект в композитах на основе полимеров и сегнето-пьезоэлектриков определя-

ется, в основном, $\frac{\partial P_z}{\partial T}$, а не объемным расширением и сжатием в результате нагревания и охлаждения.

Вклад диэлектрической проницаемости полимерной фазы выявлен путем исследования композитов на основе ПВДФ с $\epsilon=12$. При выбранной пьезофазе (ПКР-7М) композиты на основе ПВДФ обладают высоким пиразелектрическим коэффициентом, хотя $\epsilon_{\text{ПВДФ}} / \epsilon_{\text{ПЭВП}} = \gamma_k^{\text{ПВДФ}} / \gamma_k^{\text{ПЭВП}}$ (таблица 2).

Влияние теплофизических параметров, в частности, коэффициента температуропроводности и температурного коэффициента расширения (ТКР), изучено путем выявления взаимосвязи между ними и пирамидальным коэффициентом.

Таблица 2.

Композиция	T_m, K	Условия поляризации		Объемное содержание, Φ в %	$\gamma, \frac{m\Omega K\Omega}{m^2 K}$	ϵ	$\gamma / \epsilon \sigma_0, \frac{m\Omega K\Omega}{m^2 K}$
		$E_0, MV/m$	T_p, K				
ПВДФ+ПКР-3М	373	1,5	373	50	240	63	3,8
ПВДФ+ПКР-7М	373	6,0	393	50	110	183	0,6
ПЭВП+ПКР-3М	393	6,0	393	50	75	65	1,2
ПЭВП+ПКР-7М	398	6,0	393	50	50	120	0,5

Известно, что пиразелектрический коэффициент является суммарным пирамидальным коэффициентом, поскольку он состоит, в основном, из двух слагаемых: $\gamma = \gamma^0 + \gamma^I$, где γ^0 - пирамидальный коэффициент, определяемый температурным изменением остаточной диполноориентационной поляризации диполярика при сохранении его первоначальных геометрических размеров (первичный пирамидальный коэффициент); γ^I - пирамидальный коэффициент, соответствующий температурному изменению поляризации только вследствие термического расширения [3]. Отметим, что при выбранном пьезонаполнителе композиты на основе ПВДФ обладают высокими пиразелектрическими коэффициентами (γ) и пирамидальностью ($\gamma / \epsilon \sigma_0$) по сравнению с полилефиновыми

композитами (таблица 2), хотя коэффициент температуропроводности ПВДФ меньше, чем коэффициент температуропроводности ПЭВП (рис. 2, а).

Из рис. 3 (а) видно, что с увеличением объемного содержания пьезофазы абсолютное значение температурного коэффициента расширения композита заметно уменьшается (кривая 1). В тоже время пирамидальный коэффициент растет с увеличением Φ быстрее, чем по линейному закону. Анализ зависимости коэффициента температуропроводности пьезокерамик ПКР-3М и ПКР-7М от температуры (рис. 2, б) и температурной зависимости ТКР композитов с этими пьезокерамиками (рис. 3, б) показывает, что вклад процесса термического расширения в пиразелектрический эффект незначителен, так как, хотя композиты на основе

ищем остаточной дипольноориентационной поляризации диэлектрика при сохранении его первоначальных геометрических размеров (первичный широкозащитный коэффициент); γ -широкозащитный коэффициент, соответствующий температурному изменению поляризации только вследствие термического расширения [3]. Отметим, что при выбранном пьезонаполнителе композиты на основе ПВДФ обладают высокими пироэлектрическими коэффициентами (γ) и пирочувствительностью (γ/ϵ_0) по сравнению с полиолефиновыми композитами (таблица 2), хотя коэффициент температуропроводности ПВДФ меньше, чем коэффициент температуропроводности ПЭВП (рис.2, а).

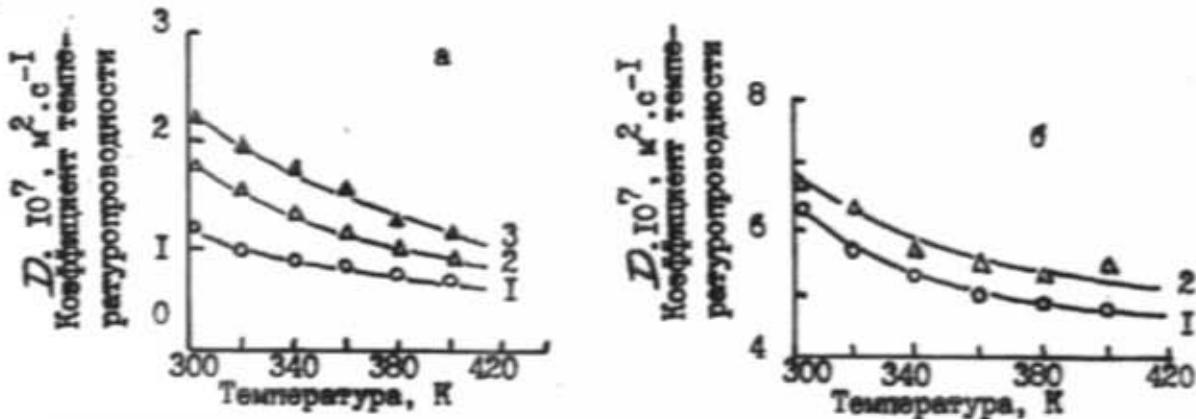


Рис. 2. Температурная зависимость коэффициента температуропроводности полимеров:
(а)-ПВДФ (1), ЭНП (2), ПЭВП (3) и пьезокерамик; (б) - ПКР-ЗМ (1), ПКР-7М (2).

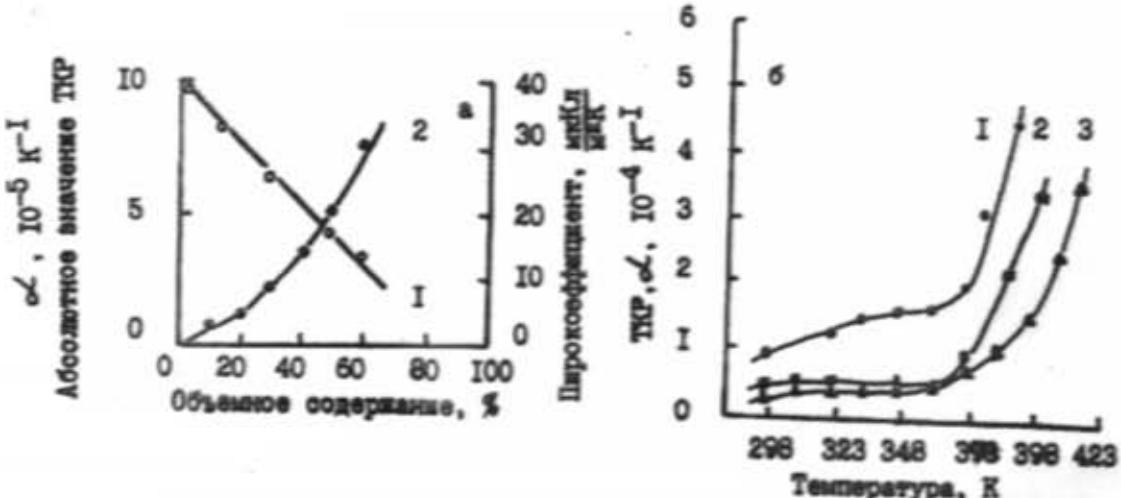


Рис. 3. Зависимость абсолютного значения ТКР (1), γ (2) композита ПЭВП+ПКР-ЗМ от объемного содержания ПКР-ЗМ: (а) и температурная зависимость ТКР композитов на основе ПЭВП; (б) 1-ПЭВП, 2-ПЭВП+ПКР-7М, 3-ПЭВП+ПКР-ЗМ.
 $\Phi=50\%$ об.; размер частиц 63:100 мкм.

ПКР-7М имеют высокий ТКР, но их широкозащитный коэффициент заметно меньше, чем у композитов на основе ПКР-ЗМ (таблица 2).

Таким образом, можно считать, что пироэффект, соответствующий температурному изменению поляризации вследствие термического расширения композитов полимер-пироэлектрик незначителен. Поэтому формирование высокого пироэлектрического состояния в композитах следует, в основном, объяснить изменением реориентаци-

онной поляризации доменов в поле инжектированных на границе раздела фаз в процессе электрополяризации зарядов. Взаимосвязь между инжектированными межфазными зарядами и реориентационной поляризацией, и, следовательно, пироэлектрическим коэффициентом является ключевым вопросом в определении особенности формирования пироэлектрического эффекта в композитах. Это будет предметом наших дальнейших исследований.

- [1] А.И. Мамедов, М.Г. Шахтахтинский, М.А. Курбанов. Поляризационные процессы в пьезо- и пироэлектрических композициях. Препринт №242, Баку, 1987, с.107.
- [2] Е.Г. Фесенко, А.Я. Данцигер, О.Н. Разумовская. Новые пьезокерамические материалы. Ростов-на-Дону, РГУ, 1983, с.145.
- [3] М. Лайис, А. Гласс. Сегнетоэлектрики и родственные им материалы. М., Мир, 1981, с.736.

S.N. Musayeva, M.H. Şahtaxtinski, M.Ə. Qurbanov, F.İ. Seyidov, Ə.İ. Mamedov, A.O. Rahimov

POLİMER-PYESOELKTRİK HETEROGEN SİSTEMDƏ PİROELEKTRİK EFFEKTİNİN YARANMA XÜSUSİYYƏTLƏRİ

Polimer-pyezoelektrik heterogen sisteminde piroelektrik effektinə təqdim edilmişdir. Göstərilmişdir ki, kompozitlərdə piroemsal polimer matrisinin dielektrik nüfuzlulığı ilə mütləqət deyil. Piroelektrik effekti heterogenlik, yüksək qeyri-beraber paylanması və kompozitin termik genişləounması nəticəsində polaryasiyanın dəyişməsi ilə əlaqədar deyil.

S.N. Musaeva, M.G. Shakhtakhtinski, M.A. Kurbanov, F.I. Seidov, A.I. Mamedov, A.O. Ragimov

THE PECULIARITIES OF PYROELECTRIC EFFECT FORMATION IN THE POLYMER-PIEZOELECTRIC HETEROGENEOUS SYSTEM

Pyroelectric effect in the polymer-piezoelectric heterogeneous system has been investigated. It is shown that pyroelectric coefficient in the composites does not proportional to dielectric constant of polymer matrix. Pyroelectric effect is not due to the heterogeneity, uneven distribution of the charge and change of the polarization in consequence of thermal expansion of the composite.

Дата поступления: 19.11.96.

Редактор: М.К. Керимов