## Особенности диэлектрической проницаемости поликристаллических сегнетоэлектриков (роль областей Шоттки)

© А.Н. Павлов, И.П. Раевский, В.П. Сахненко

Научно-исследовательский институт физики Ростовского государственного университета, 344104 Ростов-на-Дону, Россия

(Поступила в Редакцию в окончательном виде 3 марта 2003 г.)

Рассмотрено влияние связанных с границами кристаллитов областей Шоттки на диэлектрическую проницаемость поликристаллических диэлектриков. Учитывается зависимость диэлектрических свойств таких областей от направления спонтанной поляризованности в прилегающей области кристаллита. Показано, что немонотонная зависимость диэлектрической проницаемости и ее относительного изменения от толщины кристаллита под действием одноосного давления обусловлены наличием доменной структуры.

Нарушение химических связей на границах кристаллитов поликристаллических сегнетоэлектриков приводит к появлению локализованных акцепторных состояний. При заполнении этих состояний границы кристаллитов приобретают локализованный отрицательный заряд, а вблизи границ кристаллитов формируется обедненная отрицательным зарядом область Шоттки, в которой электрическое поле является весьма значительным, что может влиять на соотношение величин диэлектрической проницаемости в области Шоттки  $\varepsilon_s$ и внутриобъемной части кристаллита ( $\varepsilon_v$ ) [1]. В работах по описанию диэлектрических свойств сегнетоэлектрических поликристаллов и тонких пленок рассмативается наличие приповерхностной области с особыми по отношению к объему кристаллита диэлектрическими характеристиками [2,3], однако не принимается во внимание влияние на свойства этой области доменной структуры сегнетоэлектриков. Произведем учет доменной структуры в рамках концентрации областей Шоттки для описания некоторых аномалий диэлектрических свойств поликристаллов: немонотонного поведения при уменьшении толщины кристаллита d, величины диэлектрической проницаемости  $\varepsilon$  (рис. 1) [4,5], а также зависимости от *d* знака относительного изменения диэлектрической проницаемости  $\Delta \varepsilon / \varepsilon$  под действием давления  $\sigma$  [6,7] (рис. 2).

## 1. Описание модели

При описании влияния на  $\varepsilon$  поверхности кристаллита в работах [2,3] приповерхностный слой рассматривался диэлектрическим с малой величиной  $\varepsilon_s$ . Это соответствует учету только поляризующего влияния электрического поля локализованных поверхностных зарядов области Шоттки (рис. 3, *a*, конфигурация *I*, где  $P_s$  спонтанная поляризованность). В областях поляризации сегнетоэлектрика поляризованность *P* близка к состоянию насыщения, и поэтому величина диэлектрической проницаемости этих областей действительно меньше диэлектрической проницаемости внутриобъемной части кристаллита. Однако в областях Шоттки происходит не только поляризация, но и переполяризации сегнетоэлектрика (конфигурации 2, 3 на рис. 3, a), что приводит к существенному экранированию приповерхностного электрического поля и соответственно к большой величине *ε*<sub>s</sub> [8]. В сегнетоэлектриках-полупроводниках локальное увеличение є в области Шоттки оказывает влияние на транспорт подвижных носителей заряда, что проявляется в виде позисторного [9], варисторного, фотовольтаического [10] эффектов, асимметрии вольтамперных характеристик [11]. Рассмотрим є неполяризованного кристаллита в виде прямоугольного параллепипеда, ребра которого направлены вдоль кристаллографических осей, для слабых (меньше коэрцитивного поля) измерительных полей E<sub>m</sub>. Основными конфигурациями расположения P<sub>s</sub> для тетрагональной фазы в объеме кристаллита относительно некоторой его поверхности при  $E_{\rm m} = 0$  являются конфигурации, представленные на рис. 3, а, а также получаемые из конфигурации 3 (рис. 3, a) изменением направления вектора  $P_s$  на 90,



**Рис. 1.** Зависимости  $\varepsilon$  от d: экспериментальная для ВаТіО<sub>3</sub> [4,5] (a), расчетная (b)



**Рис. 2.** Экспериментальные зависимости  $\Delta \varepsilon / \varepsilon$  от  $\sigma$  для BaTiO<sub>3</sub> [7] при одностороннем сжатии (1) и двустороннем растяжении (2): для монокристалла (*a*), для поликристалла (*b*).



**Рис. 3.** Схемы расположения относительно поверхности кристаллитов:  $P_s$  в объеме кристаллитов (*a*) и  $E_m$  (*b*).

180 и 270° при сохранении параллельности  $P_s$  выделенной поверхности кристаллита. Пусть измерительное поле направлено перпендикулярно выбранной поверхности кристаллита (рис. 3, b, где  $l_s$  — толщина области Шоттки). Тогда конфигурации 1, 2 и 3 сопоставляются соответственно *с*- и *а*-доменам [2]. Если использовать для описания диэлектрических свойств поликристалла модель конденсатора [1–3] и считать, что все конфигурации на рис. 3, *а* представлены в поликристалле равновероятно, то  $\varepsilon$  кристаллита при этом опишется таким выражением

$$\varepsilon = \frac{1}{6} \left( \varepsilon_1 + \varepsilon_2 + 4\varepsilon_3 \right). \tag{1}$$

Здесь величины  $\varepsilon_1$ ,  $\varepsilon_2$ ,  $\varepsilon_3$ , соответствующие конфигурациям I-3 (рис. 3, a), определяются соотношениями

$$\frac{1}{\varepsilon_i} = \frac{2l_s}{\varepsilon_{si}d} + \frac{d - 2l_s}{\varepsilon_{vi}d};$$
  
$$2l_s < d \le 2l_s + l_d, \quad i = 1, 2, 3;$$
 (2)

$$\frac{1}{\varepsilon_i} = \frac{2l_s}{\varepsilon_{sl}d} + \frac{l_d}{\varepsilon_{vi}d} + \frac{d - 2l_s - l_d}{6d} \left(\frac{1}{\varepsilon_{v1}} + \frac{1}{\varepsilon_{v2}} + 4\frac{1}{\varepsilon_{v3}}\right),$$
  
$$2l_s + l_d < d, \quad i = 1, 2, 3.$$
(3)

Величины  $\varepsilon_{si}$ ,  $\varepsilon_{vi}$  (i = 1, 2, 3) — диэлектрические проницаемости области Шоттки и внутриобъемной части кристаллита для соответствующих конфигураций,  $l_d$  толщина домена. Величина  $l_s$  определяется условием электронейтральности (4). Ввиду локальности происходящих процессов возникающее при переполяризации изменение деполяризующего поля компенсируется полем пространственного заряда области Шоттки, что связывает величину изменения поляризованности  $\Delta P$  в областях переполяризации и величину  $l_s$  соотношениями

$$l_s = \frac{qn_s}{Q} \tag{4}$$

$$\Delta P \approx l_s Q. \tag{5}$$

Здесь  $n_s$  — плотность заполненных локализованных состояний на поверхности кристаллита, Q — плотность пространственного заряда области Шоттки, q — элементарный электрический заряд. При условии  $2P_s > qn_s > P_s$  выражения (4), (5) приводят к соотношению  $2P_s > \Delta P > P_s$ . Тогда при переполяризации  $P_s$  в поле области Шоттки для конфигурации 3 (рис. 3, *a*) достигается состояние насыщения, а для конфигурации 2 такое состояние не достигается, что приводит к  $\varepsilon_{s2} \sim 10^4 - 10^5$ . Оценка величины  $\varepsilon_{s2}$  произведена с помощью выражения (6), где  $\varepsilon_0$  — электрическая постоянная,  $E_c \sim 10^5 - 10^6$  V/m — величина коэрцитивного поля в области Шоттки [8],  $P_s \sim 0.1$  С/m<sup>2</sup> [12]

$$\varepsilon_{s2} \approx \frac{\Delta P}{\varepsilon_0 E_c} \approx \frac{P_s}{\varepsilon_0 E_c}.$$
 (6)

Поскольку для конфигурации *I*, как и для конфигурации *3*, достигается состояние насыщения,  $\varepsilon_{s1}$ ,  $\varepsilon_{s3} \sim 10-100$  [1]. Для *с*-доменов  $\varepsilon_{v1}$ ,  $\varepsilon_{v2} \sim 300$ , для *а*доменов  $\varepsilon_{v3} \sim 10^4$  [12]. С учетом приведенных оценок величин  $\varepsilon_{si}$ ,  $\varepsilon_{vi}$  можно записать соотношение

$$\varepsilon_{s1}, \quad \varepsilon_{s3} < \varepsilon_{v1}, \quad \varepsilon_{v2} \ll \varepsilon_{v3}, \quad \varepsilon_{s2}.$$
 (7)

## 2. Результаты расчетов

Рассмотрим асимптотическое поведение  $\varepsilon$ , исходя из (1)–(3). При  $d > l_d > l_s$  (толстый кристаллит) в силу условия (7) получаем выражение, описывающее участок стабилизации  $\varepsilon$  для больших d (рис. 1).

$$\varepsilon \approx 3\varepsilon_{v1}.$$
 (8)

Рассмотрим  $d < l_d$  (тонкий кристаллит). При  $l_s < d < l_s(\varepsilon_{v3}/\varepsilon_{s3}) < l_d$  и  $l_s < d < l_d < l_s(\varepsilon_{v3}/\varepsilon_{s3})$  получаем соотношение (9), которое описывает влияние областей Шоттки на начальный рост  $\varepsilon$  в зависимости от d на рис. 1,

$$\varepsilon = \frac{1}{3} \varepsilon_{v1} + \frac{2}{3} \varepsilon_{s3} \frac{d}{2l_s} - \frac{1}{6} \varepsilon_{v1} \frac{\varepsilon_{v1}}{\varepsilon_{s1}} \frac{1l_s}{d}.$$
 (9)

При  $l_s(\varepsilon_{v3}/\varepsilon_{s3}) < d < l_d$  проявляется бо́льшая величина  $\varepsilon_{v3}$ , обусловленная конфигурацией 3 на рис. 3, a



Рис. 4. Экспериментальная (*a*) зависимость  $\varepsilon$  от *D* для BaTiO<sub>3</sub> [2], расчетные (*b*) зависимости  $\varepsilon$  от *d* для  $\varepsilon_{s1} = \varepsilon_{s3} = 100$  (*I*), 30 (2), 10 (3).

(*a*-домены), что приводит к соотношению (10), которое описывает резкое возрастание  $\varepsilon$  до величин ~  $10^3 - 10^4$  при  $d \sim l_d \sim 10^{-6}$  m (рис. 1),

$$\varepsilon = \frac{2}{3} \varepsilon_{v3} - \frac{2}{3} \varepsilon_{v3} \frac{\varepsilon_{v3}}{\varepsilon_{s3}} \frac{2l_s}{d}.$$
 (10)

Резкое увеличение є при переходе от крупнозернистых  $(d \sim 10^4 \,\mathrm{m})$  к мелкозернистым  $(d \sim 10^{-6} \,\mathrm{m})$  поликристаллам в [13] объясняется ростом упругих напряжений в поликристаллическом материале с уменьшением величины d, что должно приводить к уменьшению тетрагональности кристаллической решетки. Однако такое объяснение ставится под сомнение тем экспериментальным фактом [14], что степень тетрагональности решетки мелкозернистых поликристаллов и порошков, полученных разрушением поликристаллов, одинакова. В работе [15] высокие значения  $\varepsilon$  в мелкозернистых материалах объясняются действием уменьшающих эффектов насыщения деполяризующих полей, что также маловероятно из-за компенсации деполяризующих полей свободными зарядами. На рис. 1, b представлены удовлетворительно согласующиеся с экспериментом (рис. 1, a) результаты наших расчетов зависимости  $\varepsilon$  от dпри  $l_s = 10^{-8}$  m,  $l_d = 5 \cdot 10^{-7}$  m,  $\varepsilon_{s1} = 200$ ,  $\varepsilon_{s2} = 9000$ ,  $\varepsilon_{s3} = 250, \ \varepsilon_{v1} = \varepsilon_{v2} = 300, \ \varepsilon_{v3} = 7000.$  Экспериментальные зависимости є от толщины поликристаллических сегнетоэлектрических пленок D (рис. 4, a) [2] в противоположность результатам работы [5] (рис. 1, a) не обнаруживают немонотонного поведения с участком резкого возрастания, хотя с уменьшением толщины пленки становится меньше и средний размер кристаллита [2]. Это можно объяснить тем, что в данном случае не выполняется соотношение  $l_s(\varepsilon_{v3}/\varepsilon_{s3}) < d < l_d$ , обеспечивающее появление асимптотики (10). Расчетные зависимости  $\varepsilon$  от d при различных значениях  $\varepsilon_{s1}$ ,  $\varepsilon_{s3}$  (кривые 1-3 на рис. 4, b), полученные при  $l_s = 10^{-8}$  m,  $l_d = 5 \cdot 10^{-7}$  m,  $\varepsilon_{s2} = 9000$ ,  $\varepsilon_{v1} = \varepsilon_{v2} = 300$ ,  $\varepsilon_{v3} = 7000$  с помощью соотношений (1)–(3), показывают, что варьирование величин  $\varepsilon_s$  области Шоттки приводит к получению согласия с экспериментом (рис. 4, a).

Рассмотрим, как давление сказывается на є сегнетоэлектриков. На рис. 5, а представлены экспериментальные результаты для моно- и поликристаллов при гидростатическом сжатии, когда исключается перейстройка доменной структуры. Увеличение є при этом обусловлено изменением величин  $\varepsilon_{si}$ ,  $\varepsilon_{vi}$  при уменьшении под давлением температуры фазового перехода T<sub>c</sub>. Результаты расчета зависимости  $\Delta \varepsilon / \varepsilon$  от величины давления  $\sigma$  для температуры  $T = T_c - 50$  при  $l_s = 10^{-7}$  m,  $l_d = 10^{-6}$  m, представленные на рис. 5, b, согласуются с экспериментальными данными (рис. 5, а). Расчеты для  $d = 10^{-4}$  и 4 · 10<sup>-6</sup> m моделируют соответственно случаи монокристалла и поликристалла. Меньшая величина  $\Delta \varepsilon / \varepsilon$  в поликристаллических материалах по отношению к монокристаллическим обусловлена тем, что в поликристаллах вклад величины  $\varepsilon_{v1}$  в формирование  $\varepsilon$  становится меньше и возрастает вклад величины  $\varepsilon_{v3}$ , которая в отличие от  $\varepsilon_{v1}$  при гидростатическом сжатии с ростом давления уменьшается (см. таблицу). Величины  $\varepsilon_{v1}$ ,  $\varepsilon_{si}$ (i = 1, 2, 3) получены с помощью термодинамического



**Рис. 5.** Зависимости  $\Delta \varepsilon / \varepsilon$  от  $\sigma$  при гидростатическом сжатии для монокристалла (*I*), для поликристалла (*2*): экспериментальная для BaTiO<sub>3</sub> [7] (*a*), расчетные (*b*) при  $d = 10^{-4}$  (*I*),  $4 \cdot 10^{-6}$  m (*2*).

$\mathcal{E}_{v}$	$\sigma, { m MPa}$					
	0		20		100	
	$T=T_c-50$	$T=T_c-100$	$T=T_c-50$	$T=T_c-100$	$T=T_c-50$	$T=T_c-100$
$arepsilon_{v1} \ arepsilon_{v3}$	302 1424	162 4133	307 1394	164 3845	331 1290	170 3093

Расчетные  $\varepsilon_v$  для различных конфигураций расположения  $P_s$  (рис. 3, *a*)

потенциала (11) [16], при этом величина напряженности электрического поля в области Шоттки полагалась равной 10<sup>7</sup> V/m [2].

$$\Phi = \frac{1}{2} \alpha (P_1^2 + P_2^2 + P_3^2) + \frac{1}{4} \beta_1 (P_1^4 + P_2^4 + P_3^4) + \beta_2 (P_1^2 P_2^2 + P_2^2 P_3^2 + P_1^2 P_3^2) + \frac{1}{6} \gamma_1 (P_1^6 + P_2^6 + P_3^6) + \gamma_2 \left( P_1^4 (P_2^2 + P_3^2) + P_2^4 (P_1^2 + P_3^2) + P_3^4 (P_1^2 + P_2^2) \right) + \gamma_3 P_1^2 P_2^2 P_3^2 - (E_1 P_1 + E_2 P_2 + E_3 P_3) - q_{11} (\sigma_1 P_1^2 + \sigma_2 P_2^2 + \sigma_3 P_3^2) - q_{12} \left( \sigma_1 (P_2^2 + P_3^2) + \sigma_2 (P_1^2 + P_3^2) + \sigma_3 (P_1^2 + P_2^2) \right) - q_{44} (\sigma_4 P_2 P_3 + \sigma_5 P_1 P_3 + \sigma_6 P_1 P_2).$$
(11)

Теперь рассмотрим влияние на є одностороннего сжатия и двустороннего растяжения (рис. 2). Изменение є при этом в несколько раз больше, чем при гидростатическом давлении, и не может быть поэтому объяснено влиянием давления на величины  $\varepsilon_{si}$ ,  $\varepsilon_{vi}$ . Поскольку известно, что под действием одноосного и двуосного давления доменная структура поликристаллических сегнетоэлектриков перестраивается [17], проанализируем воздействие этого явления на є. Пусть производится одностороннее сжатие в направлении внешнего измерительного поля  $E_m$  (рис. 3, b). При этом уменьшается доля c-доменов (конфигурации 1 и 2 на рис. 3, a) и увеличивается доля а-доменов (конфигурации 3). Тогда влияние давления на є описывают соотношения (12)–(14), где  $0 \le A \le 1$  — доля доменов, в которых под действием давления произошли  $90^{\circ}$  повороты  $P_s$ ,

$$\varepsilon = \frac{1}{6}\varepsilon_1(1-A) + \frac{1}{6}\varepsilon_2(1-A) + \frac{2}{3}\varepsilon_3\left(1+\frac{A}{2}\right), \quad (12)$$

$$\frac{1}{\varepsilon_i} = \frac{2l_s}{\varepsilon_{sid}} + \frac{d - 2l_s}{\varepsilon_{vid}}, \quad 2l_s < d \le 2l_s + l_d, \quad i = 1, 2, 3,$$
(13)

$$\frac{1}{\varepsilon_i} = \frac{2l_s}{\varepsilon_{si}d} + \frac{l_d}{\varepsilon_{vi}d} + \frac{d - 2l_s - l_d}{6d} \times \left(\frac{1 - A}{\varepsilon_{v1}} + \frac{1 - A}{\varepsilon_{v2}} + 4\frac{1 + 0.5A}{\varepsilon_{v3}}\right),$$
$$2l_s + l_d < d, \quad i = 1, 2, 3. \tag{14}$$

Расчетные зависимости  $\Delta \varepsilon / \varepsilon$ от степени структуры, изменения доменной полученные с помощью соотношений (12)–(14) при  $l_s = 7 \cdot 10^8 \,\mathrm{m},$  $l_d = 8 \cdot 10^{-7} \,\mathrm{m}, \ \varepsilon_{s1} = 10, \ \varepsilon_{s2} = 9000, \ \varepsilon_{s3} = 10, \ \varepsilon_{v1} = \varepsilon_{v2}$  $= 300, \varepsilon_{v3} = 7000$  и представленные на рис. 6, качественно согласуются с экспериментом (рис. 2). Расчеты для  $d = 10^{-4}$  и  $10^{-6}$  m моделируют соответственно случаи монокристалла и поликристалла. Выражения (12)-(14) позволяют получить соотношение (15), приближенно описывающее поведение величины  $\Delta \varepsilon / \varepsilon$  при одностороннем сжатии

$$\frac{\Delta\varepsilon}{\varepsilon} \approx \mp A. \tag{15}$$

В выражении (15) знаки – и + относятся к тонким и толстым кристаллитам соответветственно. Возрастание величины  $\varepsilon$  для толстых кристаллитов обусловлено увеличением при одностороннем сжатии числа *а*-доменов. С уменьшением размера кристаллитов все большую роль в формировании  $\varepsilon$  играют области Шот-



**Puc. 6.** Расчетные зависимости  $\Delta \varepsilon / \varepsilon$  от *A* при одностороннем сжатии (1) и двустороннем растяжении (2):  $d = 10^{-4}$  (*a*),  $4 \cdot 10^{-6}$  m (*b*).

Физика твердого тела, 2003, том 45, вып. 10



**Рис. 7.** Расчетные зависимости  $\Delta \varepsilon / \varepsilon$  от *d* при одностороннем сжатии (*1*) и двустороннем растяжении (*2*) для A = 0.5.

тки, поэтому поведение  $\Delta \varepsilon / \varepsilon$  для тонких кристаллитов определяется тем, что вследствие изменения при одностороннем сжатии доменной структуры диэлектрическая проницаемость областей Шоттки убывает.

Рассмотрим реакцию  $\varepsilon$  на двустороннее растяжение, когда измерительное поле  $E_{\rm m}$  (рис. 3, *b*) направлено вдоль одного из направлений растяжения. Тогда влияние давления на  $\varepsilon$  описывают соотношения

$$\varepsilon = \frac{1}{6} \varepsilon_1 \left( 1 + \frac{A}{2} \right) + \frac{1}{6} \varepsilon_2 \left( 1 + \frac{A}{2} \right)$$
$$+ \frac{1}{3} \varepsilon_3 \left( 1 + \frac{A}{2} \right) + \frac{1}{3} \varepsilon_3 (1 - A), \qquad (16)$$

$$\frac{1}{\varepsilon_i} = \frac{2l_s}{\varepsilon_{si}d} + \frac{d - 2l_s}{\varepsilon_{vi}d}, \quad 2l_s < d \le 2l_s + l_d, \quad i = 1, 2, 3,$$
(17)

$$\begin{aligned} \frac{1}{\varepsilon_i} &= \frac{2l_s}{\varepsilon_{sid}} + \frac{l_d}{\varepsilon_{vid}} + \frac{d - 2l_s - l_d}{6d} \\ &\times \left(\frac{1 + 0.5A}{\varepsilon_{v1}} + \frac{1 + 0.5A}{\varepsilon_{v2}} + 2\frac{1 + 0.5A}{\varepsilon_{v3}} + 2\frac{1 - A}{\varepsilon_{v3}}\right), \\ &2l_s + l_d < d, \quad i = 1, 2, 3. \end{aligned}$$

Расчетные зависимости  $\Delta \varepsilon / \varepsilon$  от степени изменения доменной структуры, полученные с помощью соотношений (16)–(18) и представленные на рис. 6, качественно согласуются с экспериментом (рис. 2). Выражения (16)–(18) позволяют получить соотношение, приближенно описывающее поведение величины  $\Delta \varepsilon / \varepsilon$  при двустороннем растяжении, именно

$$\frac{\Delta\varepsilon}{\varepsilon} \approx \pm \frac{A}{2} \tag{19}$$

знаки + и – относятся к тонким и толстым кристаллитам соответственно.

В соответствии с выражением (19) реакция на сжатие и растяжение у толстых и тонких кристаллитов противоположны по знаку, что проявляется и в экспериментальных зависимостях (рис. 2). На рис. 7 представлены расчетные зависимости  $\Delta \varepsilon/\varepsilon$  от d при механическом сжатии и растяжении для A = 0.5 ( $l_s = 7 \cdot 10^{-8}$  m,  $l_d = 8 \cdot 10^{-7}$  m,  $\varepsilon_{s1} = 10$ ,  $\varepsilon_{s2} = 9000$ ,  $\varepsilon_{s3} = 10$ ,  $\varepsilon_{v1} = \varepsilon_{v2} = 300$ ,  $\varepsilon_{v3} = 7000$ ). При уменышении d в области  $d \sim l_d$  происходит изменение знака величины  $\Delta \varepsilon/\varepsilon$  как при одностороннем сжатии, так и при двустороннем растяжении.

Итак, наличие областей Шоттки и доменной структуры приводит к большому разнообразию явлений в поликристаллических сегнетоэлектриках, и в том числе при выполнении условия  $l_s(\varepsilon_{v3}/\varepsilon_{s3}) < d < l_d$  к немонотонной зависимости  $\varepsilon$  от d, когда проявляется большая величина  $\varepsilon$  для *а*-доменов. Если число *а*-доменов под давлением увеличивается, то  $\varepsilon$  внутриобъемной части кристаллита возрастает, а  $\varepsilon$  области Шоттки убывает. Это приводит к противоположным знакам  $\Delta \varepsilon/\varepsilon$  под действием одноосного давления для поли- и монокристаллов.

## Список литературы

- Ф.М. Фридкин. Сегнетоэлектрики-полупроводники. Наука, М. (1976). 408 с.
- [2] В.П. Дудкевич, Е.Г. Фесенко. Физика сегнетоэлектрических пленок. Изд-во Рост. ун-та, Ростов-на-Дону. (1979). 192 с.
- [3] A.K. Tagantsev. Ferroelectrics 184, 79 (1996).
- [4] G. Arlt, D. Hennings, G. de With. J. Appl. Phys. 58, 4, 1619 (1985).
- [5] R. Waser. Integrated Ferroelectrics 15, 1, 39 (1997).
- [6] И.А. Ижак. ЖТФ 27, 5, 953 (1957).
- [7] Я.М. Ксендзов, Б.А. Ротенберг. ФТТ 1, 4, 637 (1959).
- [8] А.Н. Павлов. И.П. Раевский, В.П. Сахненко. ФТТ 42, 11, 2060 (2000).
- [9] А.Н. Павлов. ФТТ **36**, *3*, 579 (1994).
- [10] A.N. Pavlov, I.P. Raevsky. Ferroelectrics 214, 157 (1998).
- [11] A.N. Pavlov, I.P. Raevsky, M.A. Malitskaya, I.A. Sizkova. Ferroelectrics 174, 35 (1995).
- [12] Г.А. Смоленский, В.А. Боков, В.А. Исупов, Н.Н. Крайник, Р.Е. Пасынков, М.С. Шур. Сегнетоэлектрики и антисегнетоэлектрики. Наука, Л. (1971). 476 с.
- [13] W.R. Buessem, L.E. Cross, A.K. Goswami. J. Amer. Ceram. Soc. 49, 1, 33 (1966).
- [14] F.M. Bradley. J. Amer. Ceram. Soc. 51, 5, 293 (1968).
- [15] A.K. Goswami, L.E. Cross, W.R. Buessem. J. Phys. Soc. Jap. 24, 2, 279 (1968).
- [16] J.S. Capurso, W.A. Schulze. J. Amer. Cer. Soc. 81, 2, 347 (1998).
- [17] В.П. Дудкевич, В.В. Кулешов, А.В. Турик. ЖТФ 47, 10, 2168 (1977).