## 10,18

## Пьезоэлектрические свойства 2D наноаллотропов нитрида бора

© Р.А. Браже, Д.А. Долгов

Ульяновский государственный технический университет, Ульяновск, Россия E-mail: brazhe@ulstu.ru

Поступила в Редакцию 10 июня 2019 г. В окончательной редакции 10 июня 2019 г. Принята к публикации 8 июля 2019 г.

> Вычислены независимые компоненты тензора пьезомодулей для различных 2D наноаллотропов нитрида бора. Суть предложенного приближенного метода расчета состояла в том, что эффективный дипольный момент элементарной ячейки 2D структуры, приведенный к единице площади, выражался через тензор упругих жесткостей и относительные деформации ячейки. Показано, что, помимо хорошо известного графеноподобного нитрида бора h-BN, практический интерес могут представлять и другие его гексагональные и тетрагональные наноаллотропы, обладающие более высокими, по сравнению с h-BN, пьезоэлектрическими свойствами.

Ключевые слова: нитрид бора, 2D наноаллотропы, тензор пьезомодулей, независимые компоненты.

DOI: 10.21883/FTT.2019.11.48427.512

## 1. Введение

Несмотря на неугасающий интерес к исследованию уникальных упругих свойств графена [1–8] в последние несколько лет взоры многих исследователей обратились к не менее интересному 2D материалу — монослойному нитриду бора в его гексагональной модификации (h-BN) [9–14]. Имея такую же, что и графен (Gr), кристаллическую структуру с почти таким же расстоянием между атомами (1.42 Å у Gr и 1.45 Å у h-BN), последний, тем не менее, резко отличается от него по своим физическим свойствам.

Это различие связано с тем обстоятельством, что в структуре h-BN атомы трехвалентного бора, чередуясь с атомами пятивалентного азота, образуют не чисто ковалентные  $\sigma$ -связи, а частично ионные связи из-за смещения электронной плотности к более электроотрицательным атомам азота. Это приводит к разделению свободных и занятых энергетических состояний электронов, в результате чего возникает запрещенная зона шириной ~ 6 eV [14], и монослойный h-BN, в отличие от Gr, является не полуметаллом, а диэлектриком. Кроме того, при каждом атоме возникают три расположенных под углом 120° дипольных момента. При этом результирующая поляризация 2D структуры равна нулю, но при ее механических деформациях равновесие нарушается и возникает отличная от нуля поляризация. Таких образом, монослойный h-BN, как и другие 2D соединения типа A<sup>III</sup>B<sup>V</sup> (BP, AlN, AlP, AlAs, GaN, GaP, GaAs и др.) должны быть пьезоэлектриками, что открывает широкие возможности их применения в наноэлектронике и наноэлектромеханических системах управления информацией. Использование естественных 2D пьезоэлектриков типа h-BN на практике значительно проще, чем искусственное придание пьезоэлектрических свойств графену путем нарушения центросимметричности его структуры перфорированием или допированием [15–18].

Целью настоящей работы является оценка численных значений независимых компонент тензора пьезомодулей для 2D наноаллотропов BN. К ним относится не только структурный аналог классического h-BN, но и аналоги теоретически предсказанных [19–21] додекатриграфена  $(C)_{63(12)}$ , додекагексатетраграфена  $(C)_{664}$  и октатетраграфена (октаграфена)  $(C)_{44}$ .

# 2. Исследуемые структуры и методы расчета

Все исследуемые структуры представлены на рисунке. В частности, для структуры  $(BN)_6$  показано, что приложение внешнего электрического поля напряженности **E** в направлении оси  $x_2$  приводит к деформации растяжения ячеек за счет смещения подрешеток бора и азота в противоположные стороны вдоль той же оси (прямой пьезоэффект). Наоборот, такая деформация приводит к отличному от нуля суммарному дипольному моменту в этом же направлении (обратный пьезоэффект). Аналогично, в случае структуры (BN)<sub>44</sub> внешнее электрическое поле, приложенное в направлении оси  $x_1$ , вызывает такой же эффект, а поле, приложенное вдоль оси  $x_2$  приводит к деформации сдвига в плоскости ( $x_1, x_2$ ).

Величина соответствующего пьезомодуля  $d_{22}$ , описывающего рассмотренный эффект, была оценена в работе [14] путем DFT-вычислений и дала результат  $d_{22} = 0.55 \cdot 10^{-12}$  C/N. Следует отметить, что недостатком метода DFT при его применении к новым структурам является невозможность адекватного зада-



Атомная структура, элементарная ячейка и схема дипольных моментов 2D наноаллотропов нитрида бора: классический гексагональный нитрид бора (BN)6 или h-BN (a), додекатринитрид бора (BN)<sub>63(12)</sub> (b), додекагексатетранитрид бора  $BN_{664}$  (c), и октатетранитрид бора  $BN_{44}$  (d). Атомы бора и азота показаны темными и светлыми точками соответственно. Оси x1, x2, кристаллофизической системы координат соответствуют выбранной ориентации структуры.

ния эффективного потенциала, в котором двигаются взаимодействующие валентные электроны, рассматриваемые как свободные (формализм Кона-Шэма). Поэтому невозможно оценить погрешность расчета без сравнения его с результатами, полученными на основе других методов или экспериментальным путем. Здесь мы предлагаем аналитический метод нахождения компонент тензора пьезомодулей d<sub>i ik</sub>, основанный на выражении

вектора поляризации Р<sub>i</sub> через тензор механических напряжений *t*<sub>ik</sub>

$$P_i = d_{ijk} t_{jk}, \tag{1}$$

который, в свою очередь, в пределах закона Гука пропорционален относительной деформации

$$t_{jk} = \frac{1}{2} c_{jklm} \left( \frac{\partial u_l}{\partial x_m} + \frac{\partial u_m}{\partial x_l} \right), \tag{2}$$

где  $u_l, u_m$  — смещения по координатам  $x_m, x_l$  соответственно (j, k, l, m = 1, 2).

Закон Гука допускает возможность, лишь малых статических, либо гармонических деформаций элементарной ячейки в кристаллической структуре, когда с iklm являются упругими жесткостями второго порядка (в матричном представлении). В случае статических деформаций мы имеем изотермические значения с jklm, а в случае гармонических деформаций — адиабатические значения c<sub>iklm</sub>, которые обычно превышают изотермические значения. Превышение будет тем более заметным, если колебания становятся ангармоническими, когда следует учитывать упругие жесткости третьего порядка и уравнение (2) переходит в нелинейное. Для многих практических приложений пьезоэффекта вполне достаточно знания упругих и пьезоэлектрических констант, измеренных в статическом режиме.

Наноаллотропы (BN)<sub>6</sub>, (BN)<sub>63(12)</sub>, (BN)<sub>664</sub> принадлежат к классу симметрии 3m, а (BN)<sub>44</sub> — к классу m. Матрицы упругих жесткостей  $(c_{ij})$  и пьезомодулей  $(d_{ij})$ для них имеет вид [17]:

класс 3*m* класс *m*  

$$\begin{pmatrix} c_{11} & c_{12} & 0 \\ c_{12} & c_{11} & 0 \\ 0 & 0 & \frac{1}{2}(c_{11} - c_{12}) \end{pmatrix}_{(2)}$$
,  $\begin{pmatrix} c_{11} & c_{12} & 0 \\ c_{12} & c_{11} & 0 \\ 0 & 0 & c_{33} \end{pmatrix}_{(3)}$ ,  
 $\begin{pmatrix} 0 & 0 & -2d_{22} \\ -2d_{22} & d_{22} & 0 \end{pmatrix}_{(1)}$ ,  $\begin{pmatrix} d_{11} & -d_{11} & 0 \\ 0 & 0 & d_{23} \end{pmatrix}_{(2)}$ .

Матричные обозначения тензоров  $c_{jklm}$  и  $d_{ijk}$  получены путем свертки по парам симметричных индексов в следующем виде: 11  $\rightarrow$  1; 22  $\rightarrow$  2; 12, 21  $\rightarrow$  3. В круглых скобках справа от матриц указано число независимых компонент соответствующего тензора.

Производя в (1), (2) суммирование по повторяющимся индексам с учетом вида матриц  $c_{ij}$  и  $d_{ij}$ , получаем для класса 3т

$$P_2 = 2d_{22}(c_{11} - c_{12})\frac{\partial u_2}{\partial x_2},$$
(3)

лля класса т

$$P_1 = 2d_{11}(c_{11} - c_{12})\frac{\partial u_1}{\partial x_1},\tag{4}$$

$$P_2 = 2d_{23}c_{33} \frac{\partial u_1}{\partial x_2}.$$
 (5)

Параметр	Ζ	l	S
$(BN)_6$	1/3	$a_{\rm BN}$	$\frac{3\sqrt{3}}{2}a_{\rm BN}^2$
$(BN)_{63(12)}$	1	$\left(1+\frac{2\sqrt{3}}{3}\right)a_{\rm BN}$	$\frac{3\sqrt{3}}{2}\left(1+\frac{2\sqrt{3}}{2}\right)a_{\rm BN}^2$
(BN) <sub>664</sub>	2	$(1+\sqrt{3})a_{\rm BN}$	$\frac{3\sqrt{3}}{2}(1+\sqrt{3})a_{\rm BN}^2$
(BN) <sub>44</sub>	2	$a_{\rm BN}$	$(2+\sqrt{2})^2 a_{\rm BN}^2$

Таблица 1. Геометрические параметры, определяющие значения пьезомодулей 2D наноаллотропов нитрида бора

С другой стороны, полный дипольный момент, связанный с деформацией элементарной ячейки 2D кристаллической структуры, приходящийся на единицу площади, в случае наноаллотропов класса 3m,

$$P_2 = \frac{Zel}{S} \frac{\partial u_2}{\partial x_2},\tag{6}$$

где Z — доля заряда одного знака, приходящегося на элементарную ячейку и участвующего в создании одного дипольного момента, e — элементарный заряд, l — расстояние между центрами положительного и отрицательного зарядов (длина диполя), S — площадь элементарной ячейки. Для наноаллотропов класса m имеем

$$P_1 = \frac{Zel}{S} \frac{\partial u_1}{\partial x_1},\tag{7}$$

$$P_2 = \frac{Zel}{S} \frac{\partial u_1}{\partial x_2}.$$
 (8)

Приравнивая правые части выражений (3)-(5) и (6)-(8) для соответствующих классов симметрии, получаем

для класса 3*т* 

$$d_{22} = \frac{1}{2} \frac{Zel}{S(c_{11} - c_{12})},\tag{9}$$

а для класса т

$$d_{11} = \frac{1}{2} \frac{Zel}{S(c_{11} - c_{12})},\tag{10}$$

$$d_{23} = \frac{1}{2} \frac{Zel}{Sc_{33}}.$$
 (11)

Выражения для параметров Z, l, S исследуемых наноаллотропов нитрида бора представлены в табл. 1. Здесь  $a_{\rm BN}$  — расстояние между атомами бора и азота.

Наиболее сложным моментом в расчете пьезомодулей исследуемых структур, в особенности, если они еще не получены экспериментально, является правильный выбор метода отыскания значений соответствующих компонент тензоров упругих жесткостей  $c_{ij}$  для их подстановки в формулы (9)–(11). Выше мы уже отмечали, что здесь нас, в первую очередь, интересуют статиче-

ские значения упругих констант, поскольку расчет их динамических значений требует учета многочисленных поправок, выбор которых довольно субъективен.

В связи с этим в данной работе мы ограничиваемся методом связывающих орбиталей Харрисона, модифицированным Давыдовым [22–24] для 2D структур, в том числе двухатомных с ковалентно-полярной связью. Этим методом мы находим константы центрального и нецентрального взаимодействия, которые затем используем в модели Китинга [25] по схеме, приложенной в [2], для нахождения упругих жесткостей второго порядка по формулам [2,26]

$$c_{11} = \frac{1}{\sqrt{3}} \left( 4\alpha + \beta + 18 \frac{\alpha\beta}{4\alpha + \beta} \right),$$
  
$$c_{12} = \frac{1}{\sqrt{3}} \left( 4\alpha + \beta - 18 \frac{\alpha\beta}{4\alpha + \beta} \right)$$
(12)

для класса симметрии 3т и

$$c_{11} = \frac{4(2\alpha + 3\beta)}{(1 + \sqrt{2})^2}, \quad c_{12} = \frac{4(2\alpha - \beta)}{(1 + \sqrt{2})^2},$$
$$c_{11} = \frac{2\alpha + \beta}{(1 + \sqrt{2})^2}$$
(13)

для класса симметрии *m*. Здесь  $\alpha$  и  $\beta$  — константы центрального и нецентрального взаимодействия, которые мы приравняли соответственно  $k_0$  и  $k_1$  из работ Давыдова [27,28]. В работе [28] также введены относительные (по отношению к графену) константы соответствующих взаимодействий  $K_0 = k_0(AB)/k_0(Gr)$  и  $K_1 = k_1(AB)/k_3(Gr)$  для двухатомных 2D структур типа  $A^{III}B^V$ . Для BN  $k_0 = 0.80$ ,  $k_1 = 0.65$ . Используя эти значения для графенов (C)<sub>63(12)</sub>, (C)<sub>664</sub> и (C)<sub>44</sub>, для которых нами ранее были вычислены  $\alpha$  и  $\beta$  [29], мы можем найти силовые константы также для 2D наноаллотропов нитрида бора (BN)<sub>63(12)</sub>, (BN)<sub>664</sub>, (BN)<sub>44</sub> и завершить задачу.

В табл. 2 представлены результаты оценочных расчетов силовых констант, независимых компонент матриц упругих жесткостей и пьезомодулей исследуемых 2D наноаллотропов нитрида бора.

## 3. Полученные результаты и их обсуждение

Анализируя полученные результаты, обратим внимание на то, что вычисленное нами из простых физических соображений значение пьезомодуля  $d_{22}$  для h-BN, или (BN)<sub>6</sub> в наших обозначениях, практически совпадает с результатом, полученным в работе [14]. Это говорит, во-первых, о достоверности результатов и, во-вторых, о пригодности предложенного метода для оценки пьезоэлектрических свойств других, в том числе еще не синтезированных, а "нарисованных" 2D наноаллотропов других A<sup>III</sup>B<sup>V</sup> соединений.

Параметр	$(BN)_6$	$(BN)_{63(12)}$	(BN) <sub>664</sub>	(BN) <sub>44</sub>
$a_{\rm BN}$	1.45	1.6	1.44	1.38
$\alpha$ , N/m	141	20.1	96.0	142
$\beta$ , N/m	25.3	3.77	17.9	26.5
<i>c</i> <sub>11</sub> , N/m	405	100	277	250
<i>c</i> <sub>12</sub> , N/m	279	39.3	188	141
<i>c</i> <sub>33</sub> , N/m	-	_	_	62.6
$d_{22}$ , $10^{-12}$ C/N	0.56	0.68	0.321	—
$d_{11}, 10^{-12} \text{C/N}$	-	_	_	0.92
$d_{23}$ , $10^{-12}$ C/N	_	-	_	1.60

Таблица 2. Оценочные значения упругих и пьезоэлектрических характеристик 2D наноаллотропов нитрида бора

Примечание. Значения длины межатомной связи  $a_{\rm NB}$  для (BN)<sub>664</sub> и (BN)<sub>44</sub> взяты из работы [30], а для (BN)<sub>63(12)</sub> принято ориентировочные значения 1.6 Å, исходя из факта, что для 2D наноаллотропов углерода и нитрида бора  $a_{\rm CC} \approx a_{\rm BN}$  с точностью до второй значащей цифры.

Для оценки статических, а так же квазигармонических значений пьезоэлектрических коэффициентов 2D наноаллотропов целесообразно использовать значения упругих жесткостей, вычисленные без вызывающих дополнительную жесткость поправок на энергию отталкивания, приходящуюся на одну связь, образованную орбиталями соседних атомов [24], при расчете силовых констант ковалентных связей и ангармонические эффекты.

Как видно из табл. 2, из рассмотренных 2D наноаллотропов нитрида бора несколько большими значениями пьезомодулей по сравнению с классическим монослойным h-BN должны обладать бор-азотные аналоги додекатриграфена  $(BN)_{63(12)}$  и октаграфена  $(BN)_{44}$ . В частности, у последнего материала пьезомодуль  $d_{22}$  превышает пьезомодуль  $d_{22}$  h-BN в 1.6 раза, а пьезомодуль  $d_{23}$  в 2.9 раза. Кроме того, пьезомодуль d<sub>23</sub> соответствует сдвиговым деформациям в плоскости (x1, x2) при приложении электрического поля вдоль оси x2. Это обстоятельство позволяет использовать монослойный (BN)44 для изготовления пьезоэлектрических преобразователей в наноакустоэлектронных линиях задержки на сдвиговых упругих волнах. В связи с изложенным, целесообразно активизировать усилия по синтезу данного материала и его практическому использованию в наноэлектронике, пьезоэлектрических датчиках и наноэлектромеханических системах.

## 4. Заключение

Основным результатом работы является предложенный авторами аналитический подход к оценочным расчетам независимых компонент тензора пьезомодулей 2D наноаллотропов бинарных соединений типа A<sup>III</sup>B<sup>V</sup> различной симметрии, в частности, нитрида бора. Данная методика позволяет без больших затрат машинного времени на *ab initio* расчеты получить адекватные значения пьезоэлектрических констант для двумерных кристаллических решеток, образованных химическими соединениями указанного типа, даже если они еще не получены экспериментально, а сконструированы пока лишь теоретически. Это дает возможность осуществлять целенаправленный синтез наиболее перспективных с точки зрения практических приложений 2D наноаллотропов определенной симметрии. Из монослойных наноаллотропов нитрида бора таковым в ближайшем будущем может стать бор-азотный аналог октаграфена (BN)<sub>44</sub>, обладающий по нашим оценкам более сильным пьезоэффектом, чем классический монослойный h-BN. Более того, в нем возможны как продольный, так и поперечный пьезоэффекты.

#### Конфликт интересов

Авторы заявляют, что у них нет конфликта интересов.

## Список литературы

- A.H. Castro Neto, E. Guinea, N.M.R. Peres, K.S. Novoselov, A.K. Geim. Rev. Mod. Phys. 81, 109 (2009).
- [2] С.Ю. Давыдов. ФТТ **52**, 756 (2010).
- [3] V.M. Pereira, R.M. Ribeiro, N.M.R. Peres, A.H. Castro Neto. Europhys. Lett. 92, 67001 (2011).
- [4] J.U. Lee, D. Yoon, H. Kim, S.W. Lee, H. Cheong. Phys. Rev. B 83, 081419 (2011).
- [5] Р.А. Браже, В.С. Нефедов. ФТТ 56, 602 (2014).
- [6] Р.А. Браже, Д.Е. Дулов. ФТТ 56, 2490 (2014).
- [7] Р.А. Браже, М.В. Литвиненко. ЖТФ 85, 118 (2015).
- [8] Р.А. Браже, Р.М. Мефтахутдинов. ЖТФ 86, 112 (2016).
- [9] Q. Peng, J. Wei, S. De. Comput. Mater. Sci. 56, 11 (2012).
- [10] X. Zhao, L. Li, M. Zhao. J. Phys.: Condens. Matter. 26, 095002 (2014).
- [11] T. Han, Y. Luo, C. Wang. J. Phys.D. 47, 025303 (2014).
- [12] X. Li, J. Zhou, W. Gao. Nanotechnology 25, 105701 (2014).
- [13] M.J.S. Matos, M.S.C Mazzoni, H. Chacham. Nanotechnology 25, 165705 (2014).
- [14] M. Droth, G. Burkard, V.M. Pereira. Phys. Rev. B 94, 075404 (2016).
- [15] S. Chandratre, P. Sharma. Appl. Phys. Lett. 100, 023114 (2012).
- [16] M.T. Ong, E.J. Reed. FCS Nano 6, 1387 (2012).
- [17] Р.А. Браже, А.И. Кочаев, А.А. Советкин. ФТТ 55, 1809 (2013).
- [18] Р.А. Браже, А.И. Кочаев, А.А. Советкин. ФТТ 55, 1979 (2013).
- [19] A.N. Enyashin, A.L. Ivanovskii. Phys. Status Solidi B 8, 1879 (2011).
- [20] Е.А. Беленков, В.А. Грешняков. ФТТ 55, 8, 1640 (2013).
- [21] А.И. Подливаев, Л.А. Опенов, ФТТ 55, 2464 (2013).
- [22] С.Ю. Давыдов, А.А. Лебедев, Н.Ю. Смирнова. ФТТ 51, 452 (2009).

- [23] С.Ю. Давыдов. ФТТ 51, 2041 (2009).
- [24] С.Ю. Давыдов, О.В. Посредник. ФТТ 57, (2015).
- [25] P.N. Keating. Phys. Rev. 145, 637 (1966).
- [26] Р.А. Браже, А.И. Кочаев, Р.М. Мефтахутдинов. ФТТ 53, 1614 (2011).
- [27] С.Ю. Давыдов. ФТТ **52**, 172 (2010).
- [28] С.Ю. Давыдов. ФТТ 58, 392 (2016).
- [29] Р.А. Браже, А.А. Коренин, А.И. Кочаев, Р.М. Мефтахутдинов. ФТТ **53**, 1406 (2011).
- [30] Р.А. Браже, А.А. Каренин. Изв. вузов. Поволжский регион. Физ.-мат. науки **18**, 105 (2011).

Редактор К.В. Емцев