06;07

Зигзагообразные структуры, полученные анизотропным травлением макропористого кремния

© А.В. Черниенко, Е.В. Астрова, Ю.А. Жарова

Физико-технический институт им. А.Ф. Иоффе РАН, Санкт-Петербург E-mail: cheal@mail.ioffe.ru

Поступило в Редакцию 23 мая 2013 г.

Продемонстрировано получение высокоаспектных структур с тонкими гофрированными стенками путем обработки макропристого кремния с тригональной решеткой в анизотропных травителях. Для этого перед электрохимическим травлением создается определенная ориентация рисунка затравочных ямок относительно кристаллографических осей и применяется определенный состав раствора для обработки макропор после анодирования. Обсуждается возможность применения зигзагообразных структур в качестве анодов литий-ионных аккумуляторов.

Кремниевые структуры с высоким аспектным отношением глубины к ширине (несколько сотен) можно получить с помощью фотоэлектрохимического травления n-Si в водном растворе плавиковой кислоты или в p-Si с использованием органических электролитов [1,2]. Для этого на поверхности пластины, ориентированной в плоскости (100), создается определенный рисунок затравочных углублений (ямок или полосок), которые служат центрами нуклеации при формировании регулярных цилиндрических макропор и щелей с вертикальными стенками [3-5]. Разнообразие получаемых структур может быть существенно расширено путем дополнительной обработки макропористого кремния после анодирования. Для увеличения пористости и получения столбиков используют методы изотропной обработки, например многократное термическое окисление и растворение окисла [6]. Анизотропное травление в различных щелочных растворах позволяет изменить форму сечения макропор на квадратную. Авторы [7] использовали метод анизотропного травления для получения трехмерных фотонных кристаллов на основе макропористого кремния с модулированным по

17



Рис. 1. Результат трансформации круглого сечения пор (светлое поле) в квадратное сечение (темное поле) при травлении в водном растворе КОН и в КОН+IPA.

глубине диаметром каналов. В работе [8] впервые было показано, что если структуры с цилиндрическими порами после анодирования обрабатывались в разных анизотропных травителях, то можно получать квадратные в сечении поры с разной ориентацией сторон. В обеих публикациях макропоры были организованы в квадратную решетку.

В данной работе сообщается о высокоаспектных структурах, состоящих из гофрированных кремниевых стенок, которые изготовлены на основе тригональной решетки макропористого кремния.

В щелочных растворах скорость травления плоскости (111) на два порядка меньше, чем скорость травления других плоскостей. А соотношение между скоростями травления плоскостей (100) и (110), V(100) и V(110), может меняться местами в зависимости от состава травителя [9]. Так, в водном растворе едкого калия (КОН) V(110) > V(100). Добавление изопропилового спирта (IPA) приводит к замедлению скорости травления плоскостей (110), оставляя неизменной скорость для (100) [10]. В результате соотношение скоростей можно изменить на обратное V(100) > V(110). При травлении вогнутых поверхностей появляется огранка медленно травящимися плоскостями: в случае водного раствора КОН это плоскости (100), в случае КОН+IPA — плоскости (110) (рис. 1).

Тригональная решетка макропор имеет два основных взаимно перпендикулярных направления, которые обозначают как $\Gamma - K$ и $\Gamma - M$ (рис. 2, *a*). Если вектор $\Gamma - K$ расположить параллельно кри-



Рис. 2. Схема структур на основе тригональной решетки макропористого кремния: *a* — после анодирования; *b, c, d, e* — после дополнительного анизотропного травления; *b, c* — при ориентации $\Gamma - K \parallel \langle 110 \rangle$ и травлении в растворе КОН+IPA или при $\Gamma - K \parallel \langle 100 \rangle$ и травлении в КОН; *d, e* — при ориентации $\Gamma - K \parallel \langle 110 \rangle$ и травлении в КОН; *d, e* — при ориентации $\Gamma - K \parallel \langle 110 \rangle$ и травлении в КОН или при ориентации $\Gamma - K \parallel \langle 100 \rangle$ и травлении в КОН; *d*, *e* — при ориентации $\Gamma - K \parallel \langle 100 \rangle$ и травлении в КОН или при ориентации $\Gamma - K \parallel \langle 100 \rangle$ и травлении в КОН или при ориентации $\Gamma - K \parallel \langle 100 \rangle$ и травлении в кон и травлении в кон на с и *e* показаны серым.

сталлографической оси $\langle 110 \rangle$, то использование раствора КОН+IPA приведет к порам, имеющим в сечении квадрат, стороны которого ориентированы вдоль $\Gamma - K$ (рис. 2, b). Если же использовать КОН, то эти квадраты будут повернуты на 45° (рис. 2, d). Те же результаты можно получить, одновременно поменяв местами травители и ориентацию рисунка затравочных ямок относительно кристаллографических осей. Если изначально направление $\Gamma - K$ ориентировать параллельно оси $\langle 100 \rangle$, то при травлении в КОН стороны квадратных пор будут ориентированы вдоль рядов (рис. 2, b), а при травлении в КОН+IPA будут повернуты (рис. 2, d).

Для обеих структур с конфигурацией, приведенной на рис. 2, *b* и *d*, пористость структуры с квадратными порами $p = 1.15b^2/a^2$, где *a* — период решетки, *b* — сторона квадрата. Для структуры, изображенной на рис. 2, *b* увеличение размера пор приводит к образованию кремниевых стенок разной толщины. В относительных единицах их толщина вдоль Γ -*K* составляет $t_K/a = 1 - b/a$; вдоль Γ -*M* $t_M/a = 0.87 - b/a$. Слияние пор по мере увеличения размера квадратов происходит в направлении Γ -*M* при b/a = 0.87 (p = 87%). При этом образуются отдельно стоящие кремниевые стенки прямоугольного сечения толщиной t = 0.13a (рис. 2, *c*).

В случае структуры, приведенной на рис. 2, *d*, смыкание пор происходит вдоль направления $\Gamma-K$ при b/a = 0.707 (p = 57.5%). При этом образуются зигзагообразные кремниевые стенки толщиной t = 0.261a (рис. 2, *e*). Дальнейшее увеличение размера пор приводит к уменьшению толщины стенок, ширина которых может быть рассчитана по формуле t = 0.968a - b. Следует отметить, что как только структура превратилась в зигзагообразную, т. е. исчезла связность между рядами гофрированных стенок, в структуре появляются не только вогнутые, но и выпуклые поверхности. При этом может возникать огранка быстро травящимися плоскостями. Это означает, что при дальнейшей трансформации структуры (рис. 2, *e*) будет происходить не только уменьшение ширины стенок, но и усечение внешних углов.

Для эксперимента в качестве исходного материала были использованы пластины n-Si (100) с удельным сопротивлением 15 Ом · ст. Пластины разрезались на образцы квадратной формы $30 \times 30 \, \text{mm}$ со сторонами, ориентированными вдоль кристаллографических направлений (110). С помощью ионной имплантации фосфора на обратной стороне пластин изготавливался *n*⁺-контакт. Для получения затравочных ямок был использован фотошаблон с рисунком в виде тригональной решетки с периодом 8 µm. Ориентация фотошаблона была такова, что ряды затравок (направление $\Gamma - K$) были либо параллельны кристаллографической оси (110) (угол 0° относительно края образца), либо повернуты на 45° (направление $\Gamma - K$ вдоль оси (100)). Затравочные ямки получали с помощью анизотропного травления кремния через окна в маске плазмохимического окисла SiO₂. Глубокие цилиндрические макропоры формировали фотоэлектрохимическим травлением в условиях подсветки с обратной стороны образца [1]. Травление проводилось в 4%-ном водном растворе HF, содержащем 5% этилового спирта, при 25°C

21

в режиме, обеспечивающем постоянный диаметр пор по глубине. Начальная плотность тока составляла $j_0 = 6 \text{ mA/cm}^2$. Анодированные образцы имели относительно низкую пористость $p \approx 13\%$ и достаточно высокую механическую прочность. Перед проведением анизотропного травления в щелочных растворах получали макропористые мембраны. Для этого на одних образцах подложку удаляли путем растворения в 30%-ном водном растворе КОН при 70°С (при этом стенки пористого кремния предварительно защищались слоем термического окисла), на других — с помощью механической шлифовки и полировки. Толщина мембран составляла 340 μ m.

Макропористые мембраны, полученные на образцах с различной ориентацией рисунка относительно края образца, обрабатывали в двух разных анизотропных травителях. Для образцов с ориентацией рисунка 0° был использован 40%-ный водный раствор КОН, а для образцов с ориентацией 45° — 12%-ный водный раствор КОН с добавлением изопропилового спирта в соотношении 2:3 по объему. Все процессы проводились при комнатной температуре в течение 50 и 95 min соответственно. Электронно-микроскопическое изображение (SEM) полученных зигзагообразных структур показано на рис. 3. На рис. 3, а приведено изображение обратной стороны зигзаг-структуры, полученной при ориентации направления $\Gamma - K$ рисунка затравок параллельно краю образца, а на рис. 3, *b* — при ориентации под углом 45°. SEM-изображения скола на рис. 3, с демонстрируют образование высокоаспектной структуры на которой при большем увеличении (рис. 3, d) можно видеть внешние и внутренние ребра (светлые и темные вертикальные линии), а также боковые стенки гофры. Полученные структуры имеют стенки толщиной около 1 µm.

Для некоторых прикладных задач, использующих высокоаспектные структуры, важным параметром является толщина кремниевых стенок. Так, например, макропористый кремний является перспективным материалом для анодов литий-ионных аккумуляторов [11–15], однако для его практического применения требуется оптимизация структуры. Стойкость кремния к циклическим процессам интеркаляции / деинтеркаляции лития зависит от толщины кремния [16]. Более тонкие слои лучше выдерживают механические напряжения, возникающие за счет увеличения объема в процессе внедрения лития. Для исследования и разработки пористых кремниевых анодов требуется хорошо контролируемое значение толщины стенок. Из приведенных 2 вариантов



Рис. 3. Микрофотографии зигзагообразных структур, полученных в результате анизотропной обработки макропористого кремния: a — вид с обратной стороны, b — вид с обратной стороны под углом 20°, c, d — поперечное сечение, a — затравки и соответственно ряды пор ориентированы под углом 0° относительно кристаллографического направления $\langle 110 \rangle$ (Γ - $K \parallel \langle 110 \rangle$), b — под углом 45° (Γ - $K \parallel \langle 100 \rangle$), c — скол структуры 3, a вдоль зигзагообразных стенок; d — увеличенное изображение участка, выделенного на c прямоугольником.

структуры с монодисперсными стенками (рис. 2, c, e) 2-й вариант с гофрированными стенками предпочтителен по 3 причинам. Во-первых, сохраняется связность структуры еще в одном из направлений, т. е. ток может протекать по Si не только в вертикальном, но и в горизонтальном направлении вдоль гофрированных полосок. Это улучшает электропроводность структуры по сравнению с изолированными стенками в виде отдельно стоящих столбиков (рис. 2, c). Во-вторых, в такой конфигура-

ции монодисперсные стенки образуются при более низкой пористости. Последнее обстоятельство не только увеличивает механическую прочность исходного анода, но и обеспечивает более высокое содержание кремния на единицу плоской поверхности анода Q_s , определяющую электрическую емкость заряда и разряда. Оценки показывают, что при достижении теоретической для кремния емкости $Q = 3200 \text{ mA} \cdot \text{h/g}$ анод из зигзагообразного кремния пористостью 57.5% и толщиной $200 \,\mu\text{m}$ будет характеризоваться $Q_s = 63 \,\text{mA} \cdot \text{h/m}^2$. И в-третьих, можно ожидать, что зигзаг-структура обеспечит амортизацию напряжений, возникающих при увеличении объема при интеркаляции лития. Зигзагообразные структуры могут также представлять интерес как двумерные фотонные кристаллы с необычной формой и ориентацией пустот в диэлектрической решетке.

Работа выполнена при финансовой поддержке гранта РФФИ № 12-03-0031 и гранта президента РФ по поддержке ведущих научных школ НШ-3008.2012.2.

Список литературы

- [1] Lehmann V. Electrochemistry of Silicon. Weinheim: Wiley-VCH, 2002.
- Foll H., Christophersen M., Carstensen J., Haase G. // Mat. Sci. Eng. 2002.
 V. R 39. P. 93–141.
- Barillaro G., Bruschi P., Diligenti A., Nannini A. // Phys. Stat. Sol. C. 2005.
 V. 2 (9). P. 3198–3202.
- [4] Astrova E.V., Fedulova G.V. // J. Micromech. Microeng. 2009. V. 19.
 P. 095 009 (11 p.).
- [5] Geppert T., Schweizer S.L., Gosele U., Wehrspohn R.B. // Appl. Phys. A. 2006. V. 84. P. 237–242.
- [6] Langner A., Muller F., Gösele U. // Molecular- and Nano-Tubes. Chap. 13. Halle: Springer Science+Business Media, LLC, 2011.
- [7] Matthias S., Muller F., Gosele U. // J. Appl.Phys. 2005. V. 98. P. 023 524 (4-pp).
- [8] Lehmann V. // Phys. Stat. Sol. A. 2007. V. 204 (5). P. 1318-1320.
- [9] *Elwenspoek M., Jansen H.V.* Silicon micromachining. Cambridge: Cambridge University Press, 2004.
- [10] Zubel I., Kramkowska M. // Sensors Actuators. A. 2002. V. 101. P. 255-261.
- [11] Foll H., Hartz H., Ossei-Wusu E.K., Carstensen J., Riemenschneider O. // Phys. Stat. Sol. RRL. 2010. V. 4 (1). P. 4.

- [12] Leisner M., Cojocaru A., Ossei-Wusu E., Carstensen J., Foll H. // Nanoscale Res. Lett. NANO EXPRESS. 2010. V. 5. P. 1502.
- [13] Ossei-Wusu E.K., Cojocaru A., Hartz H., Carstensen J., Foll H. // Phys. Stat. Sol. A. 2011. V. 208 (6). P. 1417–1421.
- [14] Foll H., Carstensen J., Ossei-Wusu E., Cojocaru A., Quiroga-Ganza'lez E., Neumann G. // J. Electrochem. Soc. 2011. V. 158. P. A580–A584.
- [15] Астрова Е.В., Федулова Г.В., Смирнова И.А., Ременюк А.Д., Кулова Т.Л., Скундин А.М. // Письма в ЖТФ. 2011. Т. 37 (15). С. 87–93.
- [16] Kasavajjula U, Wang C, Appleby A.J. // J. Power Sources. 2007. V. 163. P. 1003–1039.