06;12

## Радиационно-стимулированные процессы в CdTe солнечных элементах

© Ж. Жанабергенов, Ш.А. Мирсагатов, С.Ж. Каражанов

Физико-технический институт, Ташкент, Узбекистан

Поступило в Редакцию 3 июня 2003 г.

Экспериментально обнаружено немонотонное изменение выходных параметров поликристаллических CdTe солнечных элементов при монотонном возрастании дозы  $\gamma$ -облучения. Установлено, что такая зависимость имеет место вследствие немонотонности дозовой зависимости времени жизни неосновных носителей заряда на базе. Показано, что ток короткого замыкания, фактор заполнения и коэффициент полезного действия  $\gamma$ -облученных CdTe солнечных элементов могут быть больше, чем у необлученных.

Известно, что радиационное облучение может качественно изменить электрофизические свойства полупроводниковых приборов. Например, экспериментально обнаружена немонотонная дозовая зависимость тока короткого замыкания  $(J_{sc})$  Ge [1] и Si [2–4] солнечных элементов, коллекторного тока CdTe биполярных фототранзисторов [5], а также немонотонная зависимость  $J_{sc}$  от концентрации глубоких примесей  $(N_t)$ , найденной при теоретическом исследовании вклада примесного фотовольтаического эффекта в процессы фотоэлектрического преобразования [6,7]. Одним из основных результатов этого круга исследований является возрастание  $J_{sc}$  и убывание напряжения холостого хода  $(V_{oc})$ при монотонном возрастании концентрации глубоких дефектов  $(N_t)$ . При этом коэффициент полезного действия  $(\eta)$  может убывать (возрастать) с ростом  $N_t$ , если убывание  $\eta$  за счет убывания  $V_{oc}$  больше (меньше), чем рост  $\eta$  за счет возрастания  $J_{sc}$ . Об убывании и возрастании  $\eta$ с ростом концентрации глубоких примесей в Si солнечных элементах сообщалось ранее в работах [2–4] и [8] соответственно. В данной работе приводятся экспериментальные результаты по поликристаллическим CdTe солнечным элементам, подтверждающие возможность возрастания коэффициента полезного действия с ростом концентрации глубоких примесей, типа рассмотренного в теоретической модели [8].

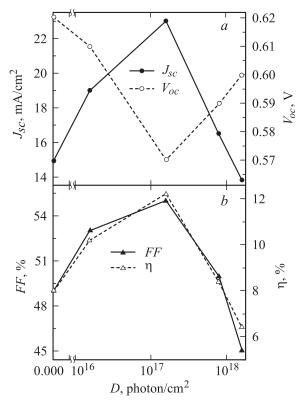
Изготовлены  $\rho$ CdTe-nCdTe-nCdS солнечные элементы сопротивлением базы  $\rho\approx 10^3\div 10^5~\Omega\cdot$  cm и площадью  $1~{\rm cm}^2$  по технологии, описанной в [10]. Толщина пленок составляла  $d\sim 50~\mu$ m. Пленки состоят из блоков микрокристаллов со столбчатой структурой, ориентированных по направлению роста и разориентированных по азимуту. Размеры зерен находятся в пределах от  $100~{\rm дo}~150~\mu$ m, так что зерна охватывают всю толщину пленки. Облучение  $\gamma$ -квантами (Co $^{60}$ ) энергией  $E\approx 1.2~{\rm MeV}$  проводилось при помощи установки мощностью  $1700~{\rm rad/s}$  при  $T=50^{\circ}{\rm C}$  в области доз  $\leqslant 1.6\cdot 10^{18}~{\rm cm}^2$ .

На рис. 1 представлена дозовая зависимость тока короткого замыкания  $J_{sc}$  (рис. 1, a), напряжения холостого хода  $V_{oc}$  (рис. 1, a), фактора заполнения FF (рис. 1, b) и коэффициента полезного действия  $\eta$ (рис. 1, b). Видно, что все эти выходные параметры немонотонно меняются при монотонном возрастании дозы у-облучения Ф. Кроме того, величины  $J_{sc}$ , FF и  $\eta$  необлученных солнечных элементов меньше, чем у облученных в области дозы  $\Phi \leqslant 8 \cdot 10^{17} \, \mathrm{photon/cm^2}.$  В этом принципиальное отличие рассмотренных CdTe солнечных элементов от кремниевых [2–4], в которых выходные параметры облученных образцов были меньше, чем у необлученных во всем рассмотренном интервале дозы облучения. Однако в [1] величина  $J_{sc}$  облученных Ge солнечных элементов была также больше, чем у необлученных, что согласуется с нашими результатами. Насколько нам известно, возрастание  $\eta$  с  $N_t$ является первым экспериментальным подтверждением теоретической модели, рассмотренной в [8], имеющей место, когда рост  $\eta$  за счет увеличения  $J_{sc}$  больше, чем убыль  $\eta$  за счет убывания  $V_{oc}$ .

Отметим, что, в отличие от монокристаллических Ge [1] и Si [2–4] аналогов, в поликристаллических CdTe солнечных элементах возрастание и убывание выходных параметров происходят в достаточно широком интервале дозы облучения и являются более плавными. Это означает, что в поликристаллическом CdTe упомянутые выше зависимости являются более устойчивыми к облучению.

Следуя [7–9], можно предположить, что причина возрастания  $J_{sc}$ , FF и  $\eta$  с ростом дозы облучения  $\Phi$  связана с ростом времени жизни неосновных носителей заряда на базе, обусловленным ростом степени компенсации. Дозовая зависимость удельного темнового сопротивления  $\rho$  на рис. 2 подтверждает правильность этого предположения. Как видно, зависимость  $\rho(\Phi)$  (рис. 2) также является немонотонной и коррелирует с зависимостями  $J_{sc}(\Phi)$ ,  $FF(\Phi)$  и  $\eta(\Phi)$  на рис. 1. Следовательно,

Письма в ЖТФ, 2003, том 29, вып. 24

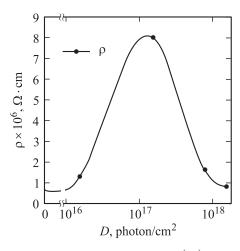


**Рис. 1.** Зависимость: a — тока короткого замыкания  $J_{sc}$  (—) и напряжения холостого хода  $V_{oc}$  (---), b — фактора заполнения FF (—) и коэффициента полезного действия  $\eta$  (---) поликристаллических CdTe солнечных элементов от дозы  $\gamma$ -облучения.

можно заключить, что  $\gamma$ -облучение, перезаряжая дефектные состояния, приводит к росту степени компенсации и обусловливает немонотонное изменение выходных параметров CdTe солнечных элементов.

Возрастание степени компенсации базы подтверждается также исследованием влияния  $\gamma$ -облучения на вольт-емкостную характеристику МОП-структуры на основе крупноблочных пленок p-CdTe, изготовленной по технологии, описанной в [11]. С (V) характеристика, найденная

Письма в ЖТФ, 2003, том 29, вып. 24



**Рис. 2.** Зависимость удельного сопротивления  $\rho$  (—) от дозы  $\gamma$ -облучения.

математическим моделированием (1) до облучения и для доз (1)  $\Phi=1.6\cdot 10^{16}$  и  $\Phi=1.6\cdot 10^{17}\,\mathrm{cm^{-2}}$ , находится справа по отношению к экспериментальным кривым, тогда как (2) при дозе  $\Phi=8\cdot 10^{17}\,\mathrm{cm^{-2}}$  она находится слева от экспериментальной C(V) зависимости. Эти данные позволяют утверждать, что в первом случае (1) на границе раздела окись (JTO) — полупроводник (p-CdTe) доминируют поверхностные состояния донорного типа, тогда как во втором случае (2) доминируют состояния акцепторного типа [12]. Этот результат также подтверждает предположение о возрастании степени компенсации полупроводника с ростом дозы облучения.

Анализ рис. 1 показывает, что  $V_{oc}$  слабо меняется с дозой, тогда как остальные выходные параметры  $J_{sc}$ , FF и  $\eta$  претерпевают существенные изменения. Отсюда следует, что в немонотонности дозовой зависимости FF и  $\eta$  определяющую роль играет зависимость  $J_{sc}(\Phi)$ .

Сравнивая дозовые зависимости  $J_{sc}(\Phi)$  (рис. 1, a) и  $\rho(\Phi)$  (рис. 2), нетрудно заметить, что  $J_{sc}$  возрастает с дозой всего на  $\sim 15\%$ , тогда как  $\rho$  возрастает почти на порядок. Отсюда следует, что в убывании  $V_{oc}(\Phi)$  определяющую роль играет возрастание  $\rho(\Phi)$ , которое приведет к росту темнового тока насыщения, причем последнее доминирует над возрастанием  $J_{sc}(\Phi)$ .

Письма в ЖТФ, 2003, том 29, вып. 24

Таким образом, проведено исследование влияния  $\gamma$ -облучения на свойства солнечных элементов на основе поликристаллического CdTe. Показано, что выходные параметры этих элементов меняются немонотонно при монотонном возрастании дозы  $\gamma$ -облучения. Установлено, что причиной тому является немонотонность дозовой зависимости времени жизни неосновных носителей заряда. При этом ток короткого замыкания, фактор заполнения и коэффициент полезного действия облученных солнечных элементов могут быть большими, чем у необлученных.

## Список литературы

- [1] Baruch P. // J. Phys. Chem. Solids. 1959. V. 8. P. 153–157.
- [2] Yamaguchi M., Taylor S.J., Yang M.Yu., Matsuda S., Kawasaki O., Hisamatsu T. // Jpn. J. Appl. Phys. 1996. V. 35. N 7. Part 1. P. 3918–3922.
- [3] Yamaguchi T., Taylor S.J., Watanabe S., Ando K., Yamaguchi M., Hisamatsu T., Matsuda S. // Appl. Phys. Lett. 1998. V. 72. N 10. P. 1226–1228.
- [4] Imaizumi M., Taylor S.J., Yamaguchi M., Ito T., Hisamatsu T., Matsuda S. // J. Appl. Phys. 1999. V. 85. N 3. P. 1916–1920.
- [5] *Мирсагатов Ш.А., Султанов А.И.* // Электронная техника. Сер. Лазерная техника и оптоэлектроника. 1990. В. 3 (55). С. 98–100.
- [6] Keevers M.J., Green M.A. // J. Appl. Phys. 1994. V. 75. N 8. P. 4022–4030.
- [7] Karazhanov S.Zh. // J. Appl. Phys. 2001. V. 89. N 8. P. 3707-3714.
- [8] Karazhanov S.Zh. // Appl. Phys. Lett. 2001. V. 78. N 24. P. 3836–3838.
- [9] Karazhanov S.Zh. // Appl. Phys. Lett. 2000. V. 76. N 19. P. 2689–2691.
- [10] Азимов С.А., Мирсагатов Ш.А., Музаффарова С.А. // Гелиотехника. 1982. N 4. C. 22–25.
- [11] *Мирсагатов Ш.А., Музаффарова С.А.* // Гелиотехника. 1983. № 2. С. 18—21.
- [12] Sze S.M. Physics of semiconductor devices. Wiley, New York, 1969.