06;13

Формирование субмикронной конусообразной морфологии поверхности при ионно-лучевом распылении наноструктурного никеля

© А.М. Борисов¹, Е.С. Машкова², М.А. Овчинников², Р.Х. Хисамов³, Р.Р. Мулюков³

¹ Московский авиационный институт (Национальный исследовательский университет), Москва, Россия ² Научно-исследовательский институт ядерной физики им. Д.В. Скобельцына Московского государственного университета им. М.В. Ломоносова, Москва, Россия

³ Институт проблем сверхпластичности металлов РАН, Уфа, Россия E-mail: r.khisamov@mail.ru

Поступило в Редакцию 25 января 2022 г. В окончательной редакции 25 января 2022 г. Принято к публикации 2 мая 2022 г.

> Приводятся результаты исследования морфологии поверхности наноструктурного никеля после высокодозного облучения ионами аргона с энергией 30 keV. Наноструктура в никеле была сформирована деформацией кручением под высоким давлением. Показано, что деформационное наноструктурирование никеля позволяет путем ионно-лучевого распыления получить равномерно покрытую субмикронными конусами поверхность. Определена термическая стабильность полученной конусообразной структуры на наноструктурном никеле.

> Ключевые слова: наноструктура, кручение под высоким давлением, ионное облучение, конусы, термостабильность.

DOI: 10.21883/PJTF.2022.12.52674.19146

Известно, что распыление поверхности поликристаллических металлов ионной бомбардировкой может приводить к формированию рельефа поверхности с перепадом высот между зернами, на зернах могут образовываться ямки травления, рябь, конусы и другие поверхностные структуры [1,2]. Значительный практический интерес представляют металлы с ионно-индуцированной конусообразной морфологией поверхности, которые могут быть рассмотрены, например, в качестве полевых катодов [3,4], электродов разрядных приборов [5], обращенных к плазме деталей в термоядерных установках [6,7] и др. Образование конусов зависит от флюенса облучения, природы материала, его температуры, кристаллографической ориентации зерен [8-11]. Существенную роль оказывают также напряженные состояния на поверхности металла [12,13]. В экспериментах по ионнолучевому распылению образующиеся на поверхности металлов конусы распределены крайне неоднородно, что ограничивает их применение на практике. Известно, что одним из предпочтительных мест образования конусов являются области вблизи границ зерен [1,11]. Можно предположить, что деформационное наноструктурирование металла, при котором на порядки увеличивается протяженность границ зерен [14], позволит путем ионно-лучевого распыления получить однородную конусообразную морфологию поверхности.

Цель настоящей работы состоит в исследовании влияния деформационного наноструктурирования на формирование конусообразной морфологии поверхности никеля в результате ионно-лучевого распыления. В эксперименте был использован поликристаллический никель

чистотой 99.99%. Наноструктурные образцы со средним размером зерен 0.2 µm были получены с помощью интенсивной пластической деформации методом кручения под высоким давлением на наковальнях Бриджмена при давлении 6 GPa, числе оборотов 10 [15,16]. Полученные образцы имели форму дисков толщиной 0.5 mm и диаметром 12 mm. Для сравнения использовались образцы со средним размером зерен 2, 5 и 30 µm. Образцы со средним размером зерен 2 и 5 µm были получены отжигом наноструктурных образцов при температуре 300 и 500°С. Крупнокристаллическими образцами с размером зерен 30 µm являлись исходные (до деформации) образцы. Размер зерен в образцах оценивался с помощью растровой электронной микроскопии путем EBSD-анализа (EBSD — дифракция обратного рассеяния электронов). Облучение образцов проводилось на масс-монохроматоре НИИЯФ МГУ [17]. Перед облучением все образцы подвергались полировке. Шероховатость поверхности R_a образцов до облучения составляла 0.3 µm. Облучение проводилось ионами аргона Ar⁺ с энергией 30 keV при нормальном падении ионов с плотностью тока ионов около 0.3 mA/cm². Флюенс облучения составил 10^{18} cm⁻². Температура образцов в процессе облучения не превышала 45°С. Для оценки термической стабильности ионно-индуцированной конусообразной морфологии облученные наноструктурные образцы подвергались нагреву в вакууме при температурах 500 и 800°С с выдержкой в течение 15 min. Морфология поверхности образцов исследовалась с помощью растрового электронного микроскопа (РЭМ) Tescan Mira 3LHM.

25



Рис. 1. РЭМ-изображения поверхности никеля с разным размером зерен после высокодозного облучения ионами аргона с энергией 30 keV при нормальном падении ионов. Размер зерен, μ m: a - 30, b - 5, c - 2, d - 0.2. Угол съемки 45°.

В результате облучения крупнокристаллических и микрокристаллических образцов на их поверхности образовался рельеф с перепадом высот между зернами. Образование перепада высот между зернами при ионном облучении поликристаллов связано с известным различием коэффициента распыления различных граней зерен (кристаллитов) [1]. Значение перепада высот между зернами сопоставимо с величиной среднего размера зерен и составляет около $10-15\,\mu$ m на крупнокристаллических образцах (рис. 1, a) и $1.5-2\,\mu$ m на микрокристаллических образцах (рис. 1, b, c). Выступающие зерна имели сглаженную форму. На некоторых зернах появились сильнее, появились ионно-индуцированные конусы, причем предпочтительным местом их разви-

во наблюдается на РЭМ-изображениях микрокристаллических образцов (рис. 1, *b*, *c*). Появление конусов на поверхности зерен отмечалось в работе [11] и связывалось с тем, что конусы образуются при таких кристаллографических ориентациях зерен, ионно-индуцированные дефекты в которых не успевают релаксировать в процессе облучения. Высота конусов на крупнокристаллических и микрокристаллических образцах сопоставима с перепадом высот между зернами. Средняя поверхностная плотность ионно-индуцированных конусов на микрокристаллических образцах цикеля составила порядка $10^6 - 10^7$ сm⁻², на крупнокристаллических образцах плотность конусов меньше чем 10^6 сm⁻².

тия являлись места вблизи границ зерен, что отчетли-



Рис. 2. РЭМ-изображения наноструктурного никеля после облучения ионами аргона с энергией 30 keV и последующего нагрева в вакууме и выдержки в течение 15 min при температуре 500 (*a*) и 800°C (*b*). Угол съемки 45°.

После облучения наноструктурных образцов на их поверхности развилась конусообразная морфология поверхности (рис. 1, d). В отличие от морфологии крупнои микрокристаллических образцов на наноструктурных образцах конусообразная морфология поверхности является доминирующей. Конусообразными элементами поверхности являются как заостренные при вершине зерна с радиусом закругления порядка 100 nm, так и ионно-индуцированные конусы с радиусом закругления при вершине, равным 30–50 nm. Высота выступающих зерен и ионно-индуцированных конусов достигает величины, равной 1 μ m. Поверхностная плотность ионно-индуцированных конусов на наноструктурном образце достигает порядка 10⁸ сm⁻².

Нагрев наноструктурного образца с конусообразной морфологией до 500°С с выдержкой в течение 15 min и последующим охлаждением в вакууме привел к некоторому изменению формы конусов (рис. 2, a). Конусы затупились при вершине и расширились у основания, при этом высота конусов практически не изменилась. Некоторые конусы стали иметь загнутый вид. Последующий нагрев до 800°С привел к кардинальным изменениям морфологии облученной поверхности. Поверхность стала сглаженной с выступающими бугорками, которые, скорее всего, ранее были конусами (рис. 2, b). Кроме того, поверхность покрылась сеткой субмикронных трещин, которые могут быть связаны с объемной рекристаллизацией и ростом зерен до 10 μ m.

Таким образом, проведенное исследование показало, что деформационное наноструктурирование никеля позволяет путем высокодозного ионно-лучевого распыления получить поверхность, равномерно покрытую субмикронными конусами высокой поверхностной плотности $(10^8 \, {\rm cm}^{-2})$. Полученная конусообразная морфология на

поверхности наноструктурного никеля стабильна при нагреве до температуры не менее 500°С, что на 300°С выше температуры термической стабильности объемной наноструктуры никеля [18].

Благодарности

Электронно-микроскопические исследования выполнены на базе ЦКП Института проблем сверхпластичности металлов РАН "Структурные и физико-механические исследования материалов".

Финансирование работы

Работа выполнена в рамках государственного задания Института проблем сверхпластичности металлов РАН.

Конфликт интересов

Авторы заявляют, что у них нет конфликта интересов.

Список литературы

- R. Behrish, W. Eckstein, *Sputtering by particle bombardment* (Springer-Verlag, Berlin-Heidelberg, 2007). DOI: 10.1007/978-3-540-44502-9
- M.M. Kharkov, A.V. Kaziev, D.V. Danilyuk, M.S. Kukushkina, N.A. Chernyh, A.V. Tumarkin, D.V. Kolodko, Appl. Surf. Sci., 527, 146902 (2020). DOI: 10.1016/j.apsusc.2020.146902
- J. Majumdar, S. Bhattacharjee, Front. Phys., 9, 674928 (2021).
 DOI: 10.3389/fphy.2021.674928
- B. He, Y. Yang, M.F. Yuen, X.F. Chen, C.S. Lee, W.J. Zhang, Nano Today, 8, 265 (2013).
 DOI: 10.1016/j.nantod.2013.04.008

- [5] G.G. Bondarenko, V.I. Kristya, D.O. Savichkin, Vacuum, 149, 114 (2018). DOI: 10.1016/j.vacuum.2017.12.028
- [6] N.M. Ghoniem, A. Sehirlioglu, A.L. Neff, J-P. Allain, B. Williams, R. Sharghi-Moshtaghin, Appl. Surf. Sci., 331, 299 (2015). DOI: 10.1016/j.apsusc.2014.12.201
- [7] G. De Temmerman, K. Heinola, D. Borodin, S. Brezinsek, R.P. Doerner, M. Rubel, E. Fortuna-Zaleśna, C. Linsmeier, D. Nishijima, K. Nordlund, M. Probst, J. Romazanov, E. Safi, T. Schwarz-Selinger, A. Widdowson, B.J. Braams, H-K Chung, C. Hill, Nucl. Mater. Energy, 27, 100994 (2021). DOI: 10.1016/j.nme.2021.100994
- [8] D.M. Zayachuk, Y.D. Zayachuk, C. Buga, V.E. Slynko, A. Csík, Vacuum, 186, 110058 (2021).
 DOI: 10.1016/j.vacuum.2021.110058
- [9] I. Bizyukov, O. Girka, Ł. Kaczmarek, M. Klich, M. Myroshnyk, B. Januszewicz, S. Owczarek, Nucl. Instrum. Meth. Phys. Res. B, 436, 272 (2018). DOI: 10.1016/j.nimb.2018.10.011
- [10] L.B. Begrambekov, A.M. Zakharov, Nucl. Instrum. Meth. Phys. Res. B, 90, 477 (1994).
 DOI: 10.1016/0168-583X(94)95597-2
- [11] G. Carter, I.V. Katardjiev, M.J. Nobes, J.L. Whitton, Mater. Sci. Eng., 90, 21 (1987).
- DOI: 10.1016/0025-5416(87)90191-1
- [12] Q. Shi, S. Kajita, N. Ohno, M. Tokitani, D. Nagata, S. Feng, J. Appl. Phys., **128**, 023301 (2020). DOI: 10.1063/5.0010416
- [13] L.B. Begrambekov, A.M. Zakharov, V.G. Telkovsky, Nucl. Instrum. Meth. Phys. Res. B, 115, 456 (1996).
 DOI: 10.1016/0168-583X(95)01514-0
- [14] A.A. Nazarov, R.R. Mulyukov, in *Handbook of nanoscience. engineering and technology*, ed. by W.A. Goddard III, D. Brenner, S.E. Lyshevski, G.J. Iafrate (CRC Press, Boca Raton, 2002). ch. 22. DOI: 10.1201/9781420040623
- [15] И.К. Разумов, А.Е. Ермаков, Ю.Н. Горностырев, Б.Б. Страумал, УФН, **190** (8), 785 (2020).
 DOI: 10.3367/UFNr.2019.10.038671 [I.K. Razumov, A.Y. Yermakov, Yu.N. Gornostyrev, B.B. Straumal, Phys. Usp., **63**, 733 (2020). DOI: 10.3367/UFNe.2019.10.038671].
- [16] Р.Х. Хисамов, Р.Р. Тимиряев, И.М. Сафаров, Р.Р. Мулюков, Письма о материалах, 10 (2), 223 (2020). DOI: 10.22226/2410-3535-2020-2-223-226
- [17] E.S. Mashkova, V.A. Molchanov, *Medium-energy ion reflection from solids* (North-Holland, Amsterdam, 1985).
- [18] Р.Х. Хисамов, И.М. Сафаров, Р.Р. Мулюков, Ю.М. Юмагузин, ФТТ, 55 (1), 3 (2013). [R.Kh. Khisamov, I.M. Safarov, R.R. Mulyukov, Yu.M. Yumaguzin, Phys. Solid State, 55, 1 (2013). DOI: 10.1134/S1063783413010186].