УДК 538.945:539.214 РАСS: 83.50.- v Деформация и течение материалов 83.60.Wc Нестабильность течения

# Поверхностная локализация деформации и неустойчивое пластическое течение сплава AI -3%Mg

# С.В. Лебедев, Д.В. Шведова

Харьковский национальный университет имени В.Н. Каразина, пл. Свободы, 4, г. Харьков, 61077, Украина sergey.v.lebedev@mail.ru

Определены параметры неустойчивого пластического течения поликристаллического сплава Al -3%Mg (T =300 K), проведено их сопоставление с характеристиками особенностей морфологии поверхности образца, которые связанны с возникновением полос локализованной деформации.

**Ключевые слова:** сплав, скачок деформирующего напряжения, прирост удлинения образца, полоса локализованной деформации.

Визначено параметри нестійкої пластичної течії полікристалічного сплаву Al -3% Mg (T = 300 K), проведено їх зіставлення з характеристиками особливостей морфології поверхні зразка, які пов'язані з виникненням смуг локалізованої деформації. Ключові слова: сплав, стрибок деформуючого напруги, приріст подовження зразка, смуга локалізованої деформації.

The parameters of the unstable plastic flow of polycrystalline alloy Al -3% Mg (T = 300 K), and compared with performance characteristics of the surface morphology of the sample that are associated with the appearance of bands of localized deformation. **Keywords**: fusion, jump flow stress, elongation growth of the sample, a band of localized deformation.

#### Введение

В предыдущих работах [1,2] было показано, что деформация сплава Al -3%Mg в диапазоне как гелиевых, так и комнатных температур сопровождается неустойчивым пластическим течением в виде скачков деформирующего напряжения. Определение характеристик скачкообразной деформации(амплитуда скачка, концентрация скачков и удлинение образца при единичном скачке нагрузки) в зависимости от параметров эксперимента позволило показать, что пластическое течение сплава определяется высоким уровнем механических напряжений в кристаллической решетке (атермическая деформация).

При наличии высокого уровня механических напряжений возможно возникновение зон сильнонеравновесных состояний, что приводит к возникновению дефектов различных масштабных уровней за счет реализации механизмов локальных структурных и структурно-фазовых превращений [3].

В настоящее время скачкообразная деформация

ряда металлов и сплавов в диапазоне комнатных температур связхвается: с откреплением дислокаций от атомов примесей и их скоплений, образованием полос (участков) локализованного сдвига, переороиентацией кристаллической решетки в процессе двойникования. протеканием фазовых превращений и др.

Поскольку конкретный механизм явления скачкообразной деформации по-прежнему остается до конца не выясненный, то для его установления необходимы дальнейшие эксперименты (например, изучение структурных искажений и др.).

В связи с этим в данной работе проведено дальнейшее изучение параметров скачкообразной деформации и их сопоставление с морфологией поверхности деформированного сплава Al -3%Mg.

## Объект и методика эксперимента

Изучали промышленный сплав A1 -3%Mg (размер зерна < 0,1мм). Образцы с плоскопараллельной рабочей частью (0,77х4х15) мм<sup>3</sup> деформировали растяжением со скоростью  $v_{\mu\nu} = 4$  мкм.с<sup>-1</sup> при температуре 300

К. Диаграмму растяжения в координатах нагрузка Р - время t регистрировали электронным потенциометром КСП-4 (временное разрешение ~1 с) и цифровым мультиметром Sanwa PC-520 M (временное разрешение ~0,3 с).

Относительное удлинение рассчитывали по соотношению  $\varepsilon = v_{\rm urr} \cdot t/l \ (l - длина рабочей части образца) с погрешностью <math>\pm 0,1\%$ , деформирующее напряжение - по соотношению  $\sigma = P \cdot (1+\varepsilon)/S$  (S - начальное сечение образца) с погрешностью  $\pm 5 \cdot 10^{-3}$  МПа. Приращение длины образца рассчитывали из  $\delta l_{c\kappa} = v_{\rm urr} \cdot \delta t_{c\kappa} \ (\delta t_{c\kappa} - временной интервал между скачками) с погрешностью <math>\pm 1$  мкм.

В качестве характеристик неустойчивого пластического течения сплава использовали усредненные по интервалу деформаций  $\Delta \epsilon = (0,5 - 0,75)\%$  амплитуду скачка  $\delta \sigma_{c\kappa}$ , удлинение образца  $\delta l_{c\kappa}$  и концентрацию скачков  $n_{c\kappa}$  на 1% относительного удлинения.

## Экспериментальные результаты

Как было показано ранее [1,2], деформация сплава Al -3%Mg в интервале температур (210 – 350) К на фоне общего деформационного упрочнения сопровождается неустойчивостью пластического течения, которая проявляется в виде апериодических сбросов деформирующего напряжения переменной амплитуды.

На рис.1 показана кривя деформационного упрочнения промышленного сплава A1 -3%Mg в координатах нагрузка P – время t.

Характерным для кривой P(t) является

возникновение скачков нагрузки  $\delta P_{c\kappa}$  сразу же после достижения предела текучести  $P_{0}$ , дальнейшее их увеличение по мере деформирования образца таким образом, что при средних и больших временах растяжения  $\delta P_{c\kappa}$  достигает (1-10)% от уровня Р. На вставке рис.1 показано определение скачка нагрузки  $\delta P_{c\kappa}$  и времени между скачками  $\delta t_{c\kappa}$ .

В дальнейшем для анализа параметров скачкообразной деформации был произведен пересчет: диаграммы P(t) в кривую деформационного упрочнения  $\sigma(\varepsilon)$ ,  $\delta P_{c\kappa}$  в амплитуду скачка деформирующего напряжения  $\delta \sigma_{c\kappa}$ , а  $\delta t_{c\kappa}$  в приращение удлинения образца  $\delta l_{c\kappa}$ .

Изменение характеристик неустойчивого пластического течения  $\delta \sigma_{c\kappa}$ ,  $n_{e\kappa}$  и  $\delta l_{c\kappa}$  в зависимости от степени относительного удлинения є показано на рис.2.

Как следует из рис.2,  $\delta \sigma_{c\kappa}$  возрастает от 1 МПа до 10 МПа (a), а  $\delta l_{c\kappa}$  - от 1 мкм до 30 мкм (в) по линейному закону от є; а зависимость  $n_{c\kappa}(\varepsilon)$  имеет колоколообразную форму с тенденцией спада концентрации скачков от 23 до 9 (б).

Оценка количества дислокаций, которые дают вклад в удлинение образца на  $\delta l_{c\kappa}$  при каждом скачке деформирующего напряжения, составляет  $\Lambda \approx \delta l_{c\kappa}/b$  (вектор Бюргерса b  $\approx 3 \cdot 10^{-10}$  м). В диапазоне  $\varepsilon = (1 - 20)\%$   $\Lambda$  составит ~  $(3 \cdot 10^4 - 10^5)$  дислокаций), что при сечении образца S  $\approx 3 \cdot 10^{-6}$  м<sup>2</sup> соответствует снижению общей плотности линейных дефектов на  $\delta N_{c\kappa}^{-1} \sim (1 - 3) \cdot 10^{10}$  м<sup>2</sup>. Приведенная оценка  $\delta N_{c\kappa}^{-1}$  составляет весьма малую долю от общего плотности дислокаций  $N_{_{\rm d}} \sim 10^{14}$  м<sup>-2</sup> при деформациях сплава  $\varepsilon \sim (10-20)$ %.

Изменение плотности дислокаций в объеме



*Puc.1* Кривая деформационного упрочнения в координатах нагрузка P – время t сплава A1 -3%Mg. На вставке участок зависимости P(t) в увеличенном масштабе (δP<sub>ск</sub> – амплитуда скачка, δt<sub>ск</sub> – время между скачками).



*Рис.2* Зависимость амплитуды скачка  $\delta \sigma_{c\kappa}$  (а), концентрации скачков  $n_{c\kappa}$  (б) и удлинения образца  $\delta l_{c\kappa}$  (в) от степени относительного удлинения  $\epsilon$ .

образца может быть также произведено по соотношению  $\delta N_{c\kappa}^2 \sim (\delta \sigma_{c\kappa} / \alpha \cdot G.b)^2$  [4]. Для  $\alpha \approx 0.5$ , при модуле сдвига  $G \approx 3 \cdot 10^{10}$  Па и  $\delta \sigma_{c\kappa}^{=} = (1-10)$  МПа снижение плотности дислокаций составит  $\delta N_{c\kappa}^2 \sim (4 \cdot 10^{10} - 4 \cdot 10^{12}) \text{ м}^2$ , что также гораздо меньше общей плотности  $N_{\pi} \sim 10^{14} \text{ м}^{-2}$ .

Существенное различие верхних значений  $\delta N_{c\kappa}^{2}/\delta N_{c\kappa}^{-1} \sim 10^{2}$  может быть скорректировано в предположении того, что все изменения в плотности дислокаций происходят не в объёме образца, а в приповерхностном слое толщиной <<  $10^{-1}$  мм.

Для установления влияния скачкообразной деформации на структурные состояния в сплаве Al -3%Mg на первом этапе исследований было рассмотрено состояние его поверхностного слоя. На фотографии (рис.3) показано изображение одной из боковых поверхностей образца сплава Al -3%Mg после деформирования до образования сужения рабочего сечения на уровне предела прочности.

Качественный анализ морфологии боковой поверхности (рис.3) позволил выделить следующие положения:

 скачкообразная деформация приводит к возникновению линейных участков более интенсивной деформации (полосы сброса);

 полосы локализованной деформации проходят от одного края боковой поверхности до другого ее края через все зерна поликристаллической структуры образца;

 ориентация пересекающихся полос по отношению оси растяжения (оси приложения нагрузки) составляет углы ~ 45<sup>°</sup> и ~135<sup>°</sup>, что может быть связано с возникновением сдвиговых напряжений достаточно высокого уровня;

 при используемом масштабе изображения поверхности тонкая структура этих полос неразличима;

- в предположении того, что одиночный скачок  $\delta\sigma_{c\kappa}$  создает один участок интенсивной пластической деформации и эти участки равномерно заполняют обе боковые поверхности длиной l = 15 мм, его ширину можно оценить как  $\delta l_{c\kappa} \sim 2.1/N \sim 120$  мкм (суммарное количество скачков N=250, см. рис.2,б), что соответствует коэффициенту заполнения 1:6 (рис.2,в).



*Рис.3* Изображение поверхности образца сплаве A1 -3%Mg (T = 300 K, ε =20 %) с характерными линейными участками локализации деформации.

Подобные полосы локализации деформации (микронного и субмикронного масштаба) наблюдали также на поверхности дуралюмина [5], а также на образцах композитного материала Al+10%Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>. [6]. Согласно [7] при этом реализуется механизм деформации, обусловленный нелинейной волной локальных структурных превращений в поверхностном слое металла на мезомасштабном уровне.

На основании приведенных результатов можно смоделировать возникновение и кинетику неустойчивого пластического течения сплава.

На начальном этапе при высоком уровне дефектности кристаллической решетки и наличии концентраторов механических напряжений на краях боковой поверхности образца происходит перераспределение нормльных (растягивающих) компонет деформирующего напряжения на две сдвиговые составляющие.

В дальнейшем, эти составляющие производят локализованный сдвиг на поверхности образца с соответсвующей разрядкой механических напряжений на концентраторах.

Таким образом, в приведенной схеме первичным является образование поверхностного локализованного сдвига, который увеличивает эффективную длину образца образца и, как следствие, снижению уровня приложенной нагрузки и фиксации этого как скачка деформирующего напряжения на кривой деформационного упрочнения.

Поскольку волна локализованно сдвига затрагивает поверностные слои, то образовавшие его дислокации не вносят существенно вклада в изменение общей объемной плотности дислокаций.

Тогда, как уже отмечалось [1,2], ход кривой деформационного упрочнеия со скачками деформирующего напряжения (рис.1) может свидетельствовать о протекании двух независмых процессов: однородного течения большей части образка и неоднородного течения в локализованных его объмах.

- В.С. Крыловский, С.В. Лебедев, С.В. Савич. Вісник XHУ. Серія: Фізика 651, в. 8, 140 (2005).
- С.В. Лебедев, С.В. Савич. Вісник ХНУ. Серія: Фізика 915, в. 14, 91 (2010).
- В.Е. Панин, В.Е. Егорушкин. Физ. мезомеханика 14, №3, 7 (2011).
- 4. Ж. Фридель. Дислокации, ИЛ, М. (1967).
- П.В. Кузнецов, В.Е. Панин. Физ. мезомеханика 3, №2, 91 (2000).
- Е.Е. Дерюгин, В.Е. Панин, З. Шмаудер, И.В. Стороженко. Физ. мезомеханика 4, №3, 35 (2001).
- Л.Б. Зуев, В.И. Данилов, С.А. Баранников. Физика макролокализации пластического течения, Наука, Новосибирск (2008).