## ТЕЗИСЫ ДОКЛАДОВ

## МЕЖДУНАРОДНАЯ КОНФЕРЕНЦИЯ

«Физическая мезомеханика. Материалы с многоуровневой иерархически организованной структурой и интеллектуальные производственные технологии»

6–10 сентября 2021 г. Томск, Россия

## DOI: 10.17223/978-5-907442-03-0-2021-040

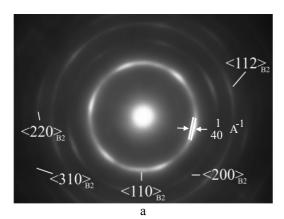
## ОЦК→ГПУ→ОЦК ПРЕВРАЩЕНИЯ КАК МЕХАНИЗМЫ СВЕРХПЛАСТИЧНОСТИ И ФОРМИРОВАНИЯ НАНОКРИСТАЛЛИЧЕСКИХ СТРУКТУР В СПЛАВАХ НА ОСНОВЕ НИКЕЛИДА ТИТАНА И ВАНАДИЯ

 $^{1,2}$ Тюменцев А.Н.,  $^{1,2}$ Дитенберг И.А.,  $^{1,2}$ Суханов И.И.  $^{1}$ Институт физики прочности и материаловедения СО РАН, Томск  $^{2}$ Томский государственный университет, Томск

Изучены закономерности структурных превращений в условиях сверхвысокой технологической пластичности и формирования наноструктурных состояний при больших пластических деформациях сплавов на основе никелида титана и ванадия прокаткой и кручением на наковальнях Бриджмена при комнатной температуре.

В сплаве TiNi(Fe,Mo) в процессе пластической деформации кручением под давлением при величинах истинной логарифмической деформации  $e\approx 5-6$  получено нанокристаллическое (аморфно-кристаллическое) структурное состояние с размерами нанозерен (d  $\approx 10$ -15 Å) в несколько межатомных расстояний (рис. 1). Это предельная (максимально возможная) степень наноструктурирования кристалла, когда более половины атомов границ нанозерен и их тройных стыков находится в аморфном состоянии.

Механизмами формирования таких состояний являются  $B2\rightarrow B19'\rightarrow B2$  превращения путем их многократного повторения в процессе повышения степени деформации и квазивязкий механизм переориентации потоками неравновесных точечных дефектов в полях высоких локальных градиентов (моментов) напряжений. Эти механизмы отражают реализацию качественно разных мод дисторсии. Первый осуществляется с участием единственной моды деформации — однородной деформации мартенситного превращения типа деформации Бейна. Второй обеспечивает повороты кристаллической решетки, отражающие антисимметричную часть тензора дисторсии в стесненных условиях деформации или полях локальных градиентов (моментов) напряжений.



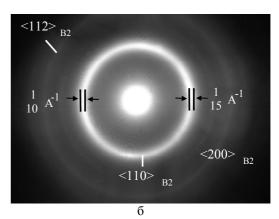


Рис. 1. Картины микродифракции наноструктурных состояний с размерами нанозерен  $d \approx 40$  (a) и (10-15) Å (б) после деформации сплава TiNi(Fe, Mo) на наковальнях Бриджмена при величинах истинной логарифмической деформации  $e \approx 3$  (a) и 6 (б)

Основными факторами формирования указанных выше предельных аморфнокристаллических структур в никелиде титана являются:

- 1. Низкая дислокационная активность в B2 фазе TiNi сплавов, определяющая высокий уровень деформирующих напряжений и связанных с ними неравновесных дислокационно-дисклинационных субструктур источников высоких локальных градиентов (моментов) наномасштабного уровня, определяющих характерные размеры микрообъемов, способных быть зародышами новых кристаллитов, и определяющих размеры субмикро- или нанозерен и субзерен.
- 2. Снижение в зонах  $B2\rightarrow B19$   $\rightarrow B2$  превращений интенсивности диффузионных механизмов релаксации микроструктуры (например, диффузионного роста нанозерен)

вследствие уменьшения в этих зонах запасенной энергии деформации при высокой плотности низкоэнергетических двойниковых границ специального типа.

Пластическая деформация путем многократной последовательности ОЦК $\rightarrow$ ГПУ $\rightarrow$ ОЦК превращений в указанном выше TiNi сплаве и малоактивируемом ванадиевом сплаве V-4Ti-4Cr обеспечивает возможность их сверхвысокой технологической пластичности – способности к неограниченным (e > 7) степеням деформации при комнатной температуре без каких-либо промежуточных отжигов. Эта возможность, в отличие от способности к измельчению зеренной структуры, слабо зависит от характеристик прочности или стабильности кристаллической решетки. Важными условиями ее реализации являются высокая эффективность процессов релаксации неравновесных динамических структур, формирующихся в процессе многократного повторения этих превращений, и геометрии деформирующих напряжений, обеспечивающей высокие компоненты сжатия в направлениях типа <110> в процессе как прямого (ОЦК $\rightarrow$ ГПУ), так и обратного (ГПУ $\rightarrow$ ОЦК) превращений.

Обсуждаются атомные механизмы деформации и переориентации кристалла в зонах  $ОЦК \rightarrow \Gamma\Pi У \rightarrow OЦK$  превращений в условиях одновременной реализации мартенситной и квазивязкой моды деформации в зависимости от структурного состояния, свойств материала и условий (температура, скорость и др.) деформации.

Pабота выполнена в рамках государственного задания  $U\Phi\Pi M$  CO PAH, номер FWRW-2021-0008.