

Объединенный институт высоких температур ФИЦ Химической Физики РАН им. Н.Н.Семенова ФИЦ Проблем Химической Физики и МХ РАН НИЯУ МИФИ Москва, Черноголовка

ОСОБЕННОСТИ УДАРНОГО СЖАТИЯ НАНОРАЗМЕРНОГО НИКЕЛЯ

FEATURES OF SHOCK COMPRESSION OF NANOSIZED NICKEL

А.Ю. Долгобородов Т. А. Ростилов, С.Ю. Ананьев, В. С. Зиборов, В.В. Якушев, М.Л. Кусков

Физико-химические превращения веществ при ударноволновых воздействиях (ударно-индуцированные реакции)







Воскобойников И.М. 1934 – 2010

Фортов В.Е. 1946 – 2020

Канель Г.И. 1944 – 2021

HDRM высокоплотные реакционные материалы (High Density Reactive Materials)





Penetration Behavior of High-Density Reactive Material Liner Shaped Charge // 2019 Materials 12(21):3486 H.Guo et al.

HDRM обладает прочностью алюминиевых плотностью мягкой сплавов И низкоуглеродистой стали, что делает материал идеальной заменой обычной стали в снарядах. До выстрела компоненты оболочки боеприпаса остаются инертными. Зато при механическом или тепловом воздействии осколки быстро сгорают сильном или взрываются, высвобождая дополнительную энергию вдобавок кинетической. К Поражающая способность боеголовок с HDRM, может увеличиваться в несколько раз по сравнению с традиционными боеприпасами

AI + Ni > NiAI + 1,38 кДж/г (7,16 кДж/см³)

ТНТ - 4,18 кДж/г (6,86 кДж/см³)



17 Time resolved stress traces recorded in a Ni+Al mixture at two impact velocities *v*. Pressures in excess of those expected for an inert material were observed in both experiments shown. The expected inert pressure was \sim 21 GPa for the closed and open data set, as shown by the dashed line (adapted from Bennett *et al.*¹⁰⁴)

Ni+Al = Ni+Al + 330 кал/г 5,165 г/см³ + 1710 кал/см³

Shock compression of reactive powder mixtures

- D. E. Eakins and N. N. Thadhani* International Materials Reviews
- 2009



Ударная сжимаемость смесей никеля и алюминия из микро- и наноразмерных порошков // Физика горения и взрыва. – 2018. – Т. 54, № 5.



Рис. 3. Ударные адиабаты смесей в координатах D-u:

1-нанодисперсная смесь, 2-микродисперсная смесь, 3-расчетная ударная адиабата смеси

Рис. 4. Ударные адиабаты смесей в координатах p-V:

1 — нанодисперсная смесь, 2 — микродисперсная смесь, 3 — расчетная ударная адиабата смеси, 4 — кривая холодного сжатия смеси



 $\textbf{P} = \rho_{00} \times \textbf{D} \times \textbf{u}$



Рис. 10. (а) *Р*–р-диаграмма никеля для разных *m*: сплошные линии – экспериментальные ударные адиабаты, точечные линии – расчетные адиабаты по [20], штриховые линии – расчетные изотермы по [20] (цифры у изотерм отвечают соответствующим температурам). (б) Зависимость γ(ρ) на адиабатах для разных *m* (расчет по [20])





Shock compression of reactive powder mixtures

D. E. Eakins and N. N. Thadhani*

International Materials Reviews 2009

Metal nanoparticles equipment appearance MIGEN











6 1.38 μm 5.3 mm 300 000 x 0 ° Immersion











Постановка экспериментов: метание BB+4 канальный VISAR интерферометр, пороховая пушка+1 канал. VISAR

Окна: H₂O, LiF, Воздух AI фольга 7 – 50 мкм



nNi h = 1.6-4.5 мм ρ₀₀ **= 4,3-4,6 г/см**³ ε **= 50%** (48,5-51,5) **k = 2** (1.94-2.07) <d> = 50÷80 нм Ε ≈ 8 Дж/г (Удельная поверхностная энергия)



W = 0.837 km/s, h = 2.06 mm

W = 5.3 km/s, h = 2.41 mm





Mie-Gruneisen EOS γ = const and $\gamma/V = const = (\gamma_0/V_0) (\gamma_0 = 2)$ Isotherm - Birch-Murnaghan expression with free coefficients K₀ and K₁ (185 GPa and 5)

$$P_{H}(V, E_{T}) = P_{T}(V) + \frac{\gamma}{V} (E_{H}(V) - E_{T}(V))$$
$$P_{T} = \frac{3}{2} K_{0} \left(\left(\frac{V}{V_{0}}\right)^{-\frac{7}{3}} - \left(\frac{V}{V_{0}}\right)^{-\frac{5}{3}} \right) \left[1 - \frac{3}{4} (4 - K_{1}) \left(\left(\frac{V}{V_{0}}\right)^{-\frac{2}{3}} - 1 \right) \right]$$





1-2 melting [Boccato S. et al. // J. Geoph. Res. 2017]





Скорость предвестника - 2.3 - 2.5 km/s



Зависимость предела упругости Гюгонио от толщины образца





Времена нарастания на фронте волн уплотнения, распространяющихся в наноразмерном Ni оказались сравнимы с временами, измеренными для микронных порошков. Это приводит к тому, что толщины волн уплотнения в случае нано Ni пропорциональны нескольким сотням средних размеров частиц, а не среднему размеру частиц, что характерно для различных микропорошков. Предел упругости Гюгонио в нано Ni снижается с 0,45 до 0,2 ГПа с увеличением толщины образцов (от 2 до 5 мм), что свидетельствует о достаточно быстром затухании упругого предвестника.

Заключение

- Ударная адиабата наноразмерного никеля в пределах ошибок эксперимента совпадает с ударной адиабатой микронного никеля.
 Ударное сжатие до 61 ГПа не имеет особенностей, хорошо описывается моделью Зельдовича для пористой среды и может быть рассчитано с помощью уравнения состояния Ми-Грюнайзена.
- Изоэнтропы разгрузки имеют существенные особенности. При разгрузке из состояний с давлением до 20 ГПа расчетные изэнтропы расширения описывают данные в пределах погрешности эксперимента. Однако в среднем диапазоне при расширении из состояний с давлением 20–35 ГПа изэнтропы на диаграммах давление-массовая скорость существенно отклоняются в сторону массовых скоростей на 300–400 м/с выше, чем в случае «зеркальной симметрии».
- Профили ударных волн при давлениях ниже 8 ГПа имеют сложную многоступенчатую структуру, в которой выделяются волна-предвестник и волна уплотнения. Толщины волн уплотнения в случае нано Ni пропорциональны нескольким сотням средних размеров частиц.