К ВОПРОСУ О ДЕФОРМАЦИОННОМ УПРОЧНЕНИИ МЕТАЛЛИЧЕСКИХ МАТЕРИАЛОВ ВЗРЫВОМ

Используя схему всестороннего неравномерного сжатия за счет энергии взрыва трубных образцов, получены эффекты упрочнения сталей: бейнитной 38ХНЗМФА, аустенитной 10Х12Г14Н4ЮМ, мартенситно-стареющей Н18К9М5ТЮ.

Одновременно с повышением прочностных свойств у сталей сохраняются высокие ударная вязкость и пластичность. Так, для стали З8ХНЗМФА после упрочнения $\sigma_{\rm B}=1800$ МПа, $\delta=8-10$ %, $\psi=30-35$ %, ξ CU =0.5 -0.6 МДж/м 2 ; для стали H18K9M5TЮ $\sigma_{\rm B}=2000$ МПа, $\delta=5-7$ %, $\psi=50-53$ %, KCU =0.6-0.8 МДж/м 2 ; для стали 10X12Г14Н4ЮМ $\sigma_{\rm B}=1200$ МПа, $\delta=70$ %, $\psi = 30$ %, KCU = 1,4 МДж/м². Исследования тонкой структуры материала и микроренті еноспектральный анализ показали, что в процессе деформационного упрочнения сталей взрывом наблюдается растворение упрочняющих карбидов, диффузионный перенос элементов в твердом растворе с образованием пересыщенных твердых растворов по плоскостям с высокой плотностью дефектов, что приводит к возникновению двойникового мартенсита деформации α' и ε -фазы. Сложные карбиды типа (Fe, Cr, Mo, Mn) $_{23}$ С $_{6}$ и интерметаллиды FeNi, TigAl₂₃, Ni₃Al и другие, растворяясь полностью или частично в матрице в процессе высокоскоростной деформации предварительно нагретых образцов, в процессе охлаждения материала выпадают в виде мелкодисперсных карбидов и интерметаллидных частиц в пластинах мартенсита деформации (даже для стали 38ХНЗМФА, не содержащей интерметаллидные упрочняющие частицы в исходном состоянии). В мартенситно-стареющих сталях в процессе деформационного упрочнения также наблюдается растворение упрочняющих интерметаллидных частиц типа FeNi, ${\rm Ti_9Al_{23}}$, ${\rm Ni_3Al}$ с кубической решеткой при образовании новых интерметаллидных соединений типа ${\rm AlTi_2}$, ${\rm Co_2Ti}$, ${\rm Ni_3Ti}$, Ті АІ с гексагональной плотноупакованной решеткой.

Предварительный нагрев заготовок перед упрочнением взрывом обеспечивает снижение уровня активационного барьера, что позволяет получить значительный эффект по перераспределению легирующих элементов и углерода в исследованных сталях.

УДК 621.791.76:621.7.044.2

Г.Г.ГОРАНСКИЙ, канд.техн.наук (БПИ)

ОСОБЕННОСТИ КОНТАКТНОЙ КОРРОЗИИ СТАЛЕАЛЮМИНИЕВЫХ КОМПОЗИЦИЙ, ПОЛУЧЕННЫХ СВАРКОЙ ВЗРЫВОМ

Коррозионная стойкость сварных конструкций, полученных с использованием биметаллических переходных элементов, в значительной степени определяется склонностью к коррозии компонентов биметалла в зоне контакта. В